Fotodegradace větveného polypropylenu

Bc. Vendula Machů

Diplomová práce 2022



🝯 Univerzita Tomáše Bati ve Zlíně Fakulta technologická

Univerzita Tomáše Bati ve Zlíně Fakulta technologická Ústav inženýrství polymerů

Akademický rok: 2021/2022

ZADÁNÍ DIPLOMOVÉ PRÁCE

(projektu, uměleckého díla, uměleckého výkonu)

Jméno a příjmení: Osobní číslo: Studijní program: Forma studia: Téma práce: Bc. Vendula Machů T20794 N0722A130001 Inženýrství polymerů Prezenční Fotodegradace větveného polypropylenu

Zásady pro vypracování

Rozvětvení hlavního řetězce polypropylenu vede k výrazně vyšší pevnosti taveniny a umožňuje pak např. lepší zpěňování či tvarování. Nicméně může také ovlivňovat další vlastnosti polypropylenu, např. degradaci na povětrnostních podmínkách. Cílem této diplomové práce bude studium fotodegradace větveného polypropylenu (LCB-PP), směsí LCB-PP a lineárního polypropylenu (PP) a srovnávacího PP. Degradační změny se vyhodnotí pomocí infračervené spektroskopie, diferenciální snímací kalorimetrie, širokoúhlé rentgenografie a mikroskopu.

Forma zpracování diplomové práce: tištěná/elektronická

Seznam doporučené literatury:

1. J. Varga. Crystallization, Melting and Supermolecular Structure of Isotactic Polypropylene. In: J. Karger-Kocsis. Polypropylene: Structure, Blends and Composites, vol. 1. London: Chapman & Hall, 1995.

 M. Rätzsch. Reaction mechanism to long-chain branched PP. Journal of Macromolecular Science – Pure and Applied Chemistry, 1999, 36:1759.

3. M. S. Rabello, J. R. White. The role of physical structure and morphology in the photodegradation behaviour of polypropylene. Polymer Degradation and Stability, 1997, 56:55.

Vedoucí diplomové práce:	Ing. Jana Navrátilová, Ph.D. Ústav inženýrství polymerů		
Datum zadání diplomové práce:	1. února 2022		
Termín odevzdání diplomové práce:	13. května 2022		

L.S.

Ing. Jana Navrátilová, Ph.D. v.r. ředitel ústavu

prof. Ing. Roman Čermák, Ph.D. v.r. děkan

Ve Zlíně dne 1. dubna 2022

PROHLÁŠENÍ AUTORA DIPLOMOVÉ PRÁCE

Beru na vědomí, že:

- diplomová práce bude uložena v elektronické podobě v univerzitním informačním systému a dostupná k nahlédnutí;
- na moji diplomovou práci se plně vztahuje zákon č. 121/2000 Sb. o právu autorském, o právech souvisejících s právem autorským a o změně některých zákonů (autorský zákon) ve znění pozdějších právních předpisů, zejm. § 35 odst. 3;
- podle § 60 odst. 1 autorského zákona má Univerzita Tomáše Bati ve Zlíně právo na uzavření licenční smlouvy o užití školního díla v rozsahu § 12 odst. 4 autorského zákona;
- podle § 60 odst. 2 a 3 autorského zákona mohu užít své dílo diplomovou práci nebo poskytnout licenci k jejímu využití jen s předchozím písemným souhlasem Univerzity Tomáše Bati ve Zlíně, která je oprávněna v takovém případě ode mne požadovat přiměřený příspěvek na úhradu nákladů, které byly Univerzitou Tomáše Bati ve Zlíně na vytvoření díla vynaloženy (až do jejich skutečné výše);
- pokud bylo k vypracování diplomové práce využito softwaru poskytnutého Univerzitou Tomáše Bati ve Zlíně nebo jinými subjekty pouze ke studijním a výzkumným účelům (tj. k nekomerčnímu využití), nelze výsledky diplomové práce využít ke komerčním účelům;
- pokud je výstupem diplomové práce jakýkoliv softwarový produkt, považují se za součást práce rovněž i zdrojové kódy, popř. soubory, ze kterých se projekt skládá. Neodevzdání této součásti může být důvodem k neobhájení práce.

Prohlašuji,

- že jsem diplomové práci pracoval samostatně a použitou literaturu jsem citoval. V případě publikace výsledků budu uveden jako spoluautor.
- že odevzdaná verze diplomové práce a verze elektronická nahraná do IS/STAG jsou obsahově totožné.

Ve Zlíně dne:

Jméno a příjmení studenta: Vendula Machů

.....

podpis studenta

ABSTRAKT

Diplomová práce se zabývá problematikou fotodegradace větveného polypropylenu, směsí větveného a lineárního polypropylenu a srovnávacího lineárního polypropylenu. Rozvětvení hlavního řetězce vede k výrazně vyšší pevnosti taveniny, nicméně může také ovlivňovat další vlastnosti polypropylenu, např. degradaci na povětrnostních podmínkách.

Cílem diplomové práce bylo zhodnotit vliv UV-záření na strukturu a vlastnosti lineárního a větveného polypropylenu a jejich směsí. Vzorky byly vystaveny UV-záření v degradační komoře v intervalu od 0 do 444 hodin.

Bylo zjištěno, že se větvený polypropylen vyznačoval vyšší odolností vůči UV-záření než lineární polypropylen. Vytváření směsí zvýšilo odolnost vůči fotodegradaci v počáteční fázi expozice UV-světlu.

Klíčová slova: větvený polypropylen, LCB-PP, polypropylen s dlouhými větvemi, fotodegradace, UV-záření.

ABSTRACT

This diploma thesis deals with the photodegradation of long-chain branched polypropylene, blends of branched and linear polypropylene and comparative linear polypropylene. This thesis aims to evaluate the effect of the UV-irradiation on the samples.

The samples were exposed to the UV radiation in a degradation chamber. Exposure times were selected in the interval from 0 to 444 hours.

It was determined that branched polypropylene has higher UV-resistance than linear polypropylene. The formation of mixtures increased the resistance to photodegradation in the initial phase of UV light exposure.

Keywords: branched polypropylene, LCB-PP, long chain branched polypropylene, photodegradation, UV-radiation.

PODĚKOVÁNÍ

Ráda bych poděkovala vedoucí mé diplomové práce, Ing. Janě Navrátilové, Ph.D., za její odborné vedení a pomoc při psaní této práce. Dále bych chtěla poděkovat Ing. Michalovi Kudláčkovi a paní Jiřině Dohnalové za pomoc při měření.

Prohlašuji, že odevzdaná verze diplomové práce a verze elektronická nahraná do IS/STAG jsou totožné.

OBSAH

Ú	VOD		.10
I	TEC	DRETICKÁ ČÁST	.11
1	PC	DLYPROPYLEN	.12
	1.1 POLYMERACE		
	1.2	CHEMICKÁ STRUKTURA	.12
	1.2	.1 Izotaktický polypropylen	.13
	1.2	.2 Syndiotaktický polypropylen	.15
	1.2	 Atakticky polypropylen Polypropylen s dlouhými větvemi 	.16
	1.3	VLASTNOSTI A APLIKACE	.16
2	FC	DTODEGRADACE	.18
	2.1	Energie záření	.18
	2.2	ABSORPCE ZÁŘENÍ	.19
	2.2	.1 Princip molekulové excitace	.20
	2.3	Fotochemie	.21
	2.4	FOTODEGRADACE POLYPROPYLENU	.21
	2.4	.1 Fotooxidace polypropylenu	.21
3	EX	XPERIMENTÁLNÍ METODY	.24
	3.1	DIFERENCIÁLNÍ SKENOVACÍ KALORIMETRIE	.24
	3.2	ŠIROKOÚHLÁ RENTGENOVÁ DIFRAKCE	.25
	3.3	INFRAČERVENÁ SPEKTROSKOPIE	.26
	3.3	.1 Infračervená spektroskopie s Fourierovou transformací	.27
	3.4	Stereoregulární mikroskopie	.28
II	PRA	.KTICKÁ ČÁST	.29
4	PŘ	ÚPRAVA VZORKŮ	.30
	4.1	Použité materiály	.30
	4.2	Příprava směsí	.30
	4.3	Příprava vzorků	.31
5	M	ETODY A ZAŘÍZENÍ	.32
	5.1	Přístroj pro urychlené stárnutí	.32
	5.2	ŠIROKOÚHLÝ RENTGENOVÝ DIFRAKTOMETR (WAXD)	.32
	5.3	DIFERENCIÁLNÍ SKENOVACÍ KALORIMETR (DSC)	.34
	5.4	Infračervený spektrometr s Fourierovou transformací (FTIR)	.35
	5.5	SPEKTROFOTOMETR HUNTERLAB ULTRASCAN PRO	.35

	5.6	Stereoregulární mikroskop	
II	I VÝS	SLEDKY A DISKUZE	
6	IN	FRAČERVENÁ SPEKTROSKOPIE	
	6.1	KARBONYL INDEX	
	6.2	IR SPEKTRA	
7	ZĂ	ÁKAL A INDEX ŽLUTOSTI	42
	7.1	Zákal	42
	7.2	INDEX ŽLUTOSTI	
8	ŠI	ROKOÚHLÁ RENTGENOVÁ DIFRAKCE	45
	8.1	VÝVOJ MORFOLOGIE	45
	8.2	Krystalinita	
9	DI	FERENCIÁLNÍ SKENOVACÍ KALORIMETRIE	51
	9.1	První tání	51
	9.2	KRYSTALIZACE	
10	ST	EREOREGULÁRNÍ MIKROSKOPIE	61
Zł	ÁVĚR		67
SE	EZNA	M POUŽITÉ LITERATURY	69
SF	EZNA	M POUŽITÝCH SYMBOLŮ A ZKRATEK	74
SE	EZNA	M OBRÁZKŮ	77
SE	EZNA	M TABULEK	79
SF	EZNA	M PŘÍLOH	80

ÚVOD

V současné době jsou polymerní materiály jedny z nejčastěji používaných materiálů. Lze je nalézt v celé řadě průmyslových odvětví. Existuje mnoho typů polymerních materiálů vhodných pro různé aplikace. Z komoditních termoplastických materiálů je jedním z nejrozšířenějších polypropylen. [1]

Polypropylen (PP) je univerzální termoplastický materiál, který se v hojné míře využívá v automobilovém, obalovém a textilním průmyslu. Je relativně levný, dobře odolává chemikáliím, pevnost v ohybu je poměrně vysoká a není navlhavý. Vyznačuje se nejvyšší teplotou tání ze všech komoditních termoplastů. Mezi hlavní nedostatky lineárního PP patří nízká pevnost taveniny, která souvisí s elongační viskozitou. Tato vlastnost je velkou nevýhodou právě v obalovém průmyslu, kde se PP zpracovává technologiemi, ve kterých dochází k elongačnímu toku a k protahování taveniny. V obalovém průmyslu je PP dále limitován z důvodu semikrystalické povahy, neboť způsobuje mléčné zakalení. V neposlední řadě je velkou nevýhodou snadné podléhání fotodegradaci na povětrnostních podmínkách. [1,2,8,9]

Degradace polymerních materiálů způsobuje změnu vlastností a hraje významnou roli v jejich životnosti. Velký vliv na degradaci polymerních materiálů má právě světlo, konkrétně ultrafialové (UV) záření, které je součástí slunečního světla. Energie UV-záření může způsobit přerušení vazeb mezi atomy, a tak může docházet ke štěpení řetězců nebo k síťování. Samotný PP je na povětrnostních podmínkách nestabilní a lehce podléhá fotooxidaci. Důvodem nestability je zejména přítomnost terciálního uhlíku, který je k oxidaci velice náchylný. [8,12-14]

Vlastnosti PP lze modifikovat změnou na molekulární úrovni nebo změnou morfologie. Jedním ze způsobů, jak minimalizovat či odstranit výše zmíněné slabiny PP, je porušit linearitu řetězců a vytvořit větvenou strukturu. Takový materiál se nazývá polypropylen s dlouhými větvemi (LCB-PP). V praxi jsou nejčastěji dlouhé větve zavedeny reaktivní extruzí lineárního PP v přítomnosti peroxydikarbonátu. Zavedení dlouhých větví má vliv nejen na pevnost taveniny, ale také na mechanické vlastnosti anebo degradaci na povětrnostních podmínkách. [8-11]

Hlavním cílem této diplomové práce je zhodnotit vliv UV-záření na strukturu a vlastnosti LCB-PP, směsí LCB-PP a lineárního PP a srovnávacího PP.

I. TEORETICKÁ ČÁST

1 POLYPROPYLEN

PP je semikrystalický, termoplastický polymer, který se řadí mezi polyolefiny. Existuje celá řada různých typů PP vhodných pro různé aplikace (homopolymery, lineární, větvené, kopolymery).

PP je velice oblíbený kvůli své nízké ceně a snadné zpracovatelnosti. Lze jej zpracovávat téměř všemi metodami včetně vstřikování, vyfukování, vytlačování, lití nebo tvarování. [1]

1.1 Polymerace

Základní surovinou pro výrobu PP je monomer propylen, vedlejší plynný produkt vznikající při rafinaci ropy za přítomnosti katalyzátorů, při pečlivě kontrolované teplotě a tlaku. Polymerační reakce, při které dochází ke spojování propylenových molekul, probíhá v přítomnosti Ziegler-Nattových katalyzátorů (ZN), díky kterým vzniká vysoce krystalický izotaktický polypropylen, který je v praxi nejběžnější (*Obr. č. 1*). ZN katalyzátory jsou organo-kovové sloučeniny nejčastěji na bázi titanu a hliníku. [1-3]



Obr. č. 1: Polymerace polypropylenu [3]

1.2 Chemická struktura

PP obsahuje metylovou skupinu napojenou na jeden z olefinických uhlíků. Tato nesymetrická povaha molekuly PP vede k několika možnostem vzájemného spojení polymerního řetězce. V přítomnosti ZN katalyzátorů je polymerační reakce vysoce stereospecifická. Vlastnosti PP značně závisí na takticitě, tedy na uspořádání bočních metylových skupin na hlavním řetězci. Rozlišujeme PP izotaktický (iPP), syndiotaktický (sPP) a ataktický (aPP) (*Obr. č. 2*). [1-3]



Obr. č. 2: Konfigurace PP (ataktický, izotaktický, syndiotaktický) [3]

1.2.1 Izotaktický polypropylen

Izotaktický PP je polymer vykazující polymorfní chování. Boční metylové skupiny jsou orientovány na jednu stranu polymerního řetězce. Takový PP vykazuje nejvyšší stupeň krystalinity. Vyskytuje se ve třech krystalických modifikacích, které jsou závislé na podmínkách krystalizace (teplota, tlak, rychlost chlazení). [1]

a-modifikace

α-modifikace, vznikající při běžných zpracovatelských podmínkách, je nejběžnější a nejstabilnější krystalickou formou PP. Polymerní řetězce tvořící α-modifikaci iPP vytvářejí v monoklinické krystalické mřížce (*Obr. č. 3*) spirálovou strukturu, která má rozměry 2,08 nm x 0,66 nm x 0,65 nm. Tyto řetězce jsou skládány do lamel o tloušťce 5 až 20 nm. Lamelární struktura vytváří pozitivní, negativní a smíšený dvojlom. Růst lamel α-modifikace je dominantní v radiálním směru, pro který je typický negativní dvojlom. Pozitivní dvojlom je pozorován u sférolitů, kde dochází k tangenciálnímu růstu lamel. U sférolitů s pozitivním i negativním dvojlomem dochází ke vzniku tzv. "Maltézských křížů", které jsou pozorovatelné v polarizovaném světle pod mikroskopem. U sférolitů se smíšeným dvojlomem nepřevládají tangenciální ani radiální lamely a nejsou zde formovány žádné Maltézské kříže. [1, 5, 6]

Teplota tání α -modifikace se pohybuje kolem 170 °C a hustota $\rho = 0.946 \text{ g} \cdot \text{cm}^{-3}$. [4,6,8]



Obr. č. 3: Struktura krystalu α -modifikace iPP [6]

β-modifikace

β-modifikace se za běžných podmínek v iPP nevyskytuje. Vzniká za specifických podmínek, kterými jsou např. krystalizace v teplotním gradientu nebo působení smyku. Avšak nejjednodušší a průmyslově nejrelevantnější způsob získání iPP s převládající β-strukturou je použití specifických β-nukleačních činidel. [7]

Krystalografická mřížka β-modifikace iPP je trigonální s rozměry: a = b = 1,101 nm, c = 0,65 nm a obsahuje tři izochirální spirály. Lamely β-modifikace vytvářejí svazkovitou sférolitickou strukturu, která vykazuje lepší houževnatost a pevnost v tahu než α-modifikace, ale nižší modul pružnosti a napětí na mezi kluzu. [1, 6]

K největšímu nárustu β -sférolitů dochází v intervalu teplot 141–105 °C, kde svou rychlostí růstu převládá nad rychlostí růstu α -sférolitů až o 70 %. [6]

β-modifikace je termodynamicky nestabilní a při ohřevu nebo mechanickém namáhání rekrystalizuje do stabilní α-modifikace. Teplota tání β-modifikace se pohybuje kolem 150 °C. β iPP má nižší hustotu ($\rho = 0.921$ g·cm⁻³) než α iPP. [1,4,6,8]

y – modifikace

Vznik γ -modifikace nastává při vysokých tlacích, za použití materiálu s malou molekulovou hmotností ($M_n \cong 6~000$) nebo v přítomnosti běžného defektu na řetězci, který vznikl

v důsledku použití metalocenových katalyzátorů. γ -modifikace vytváří ortorombickou mřížku s parametry: a = 0.85 nm, b = 0.994 nm, c = 4.241 nm (*Obr. č. 4*). [1,5,6]

 γ -modifikace je přítomna vedle α -modifikace, která se typicky tvoří za atmosférických podmínek. S rostoucím tlakem se přítomnost γ -modifikace zvyšuje a po překročení kritického tlaku (200 MPa) se tato fáze stává dominantní. [1]

Teplota tání γ -krystalů se pohybuje kolem 135 °C a hustota je v důsledku podobnosti γ -krystalů s α -krystaly stejná ($\rho = 0.946 \text{ g} \cdot \text{cm}^{-3}$). [8]



Obr. č. 4: Krystalická struktura γ-modifikace iPP [5]

1.2.2 Syndiotaktický polypropylen

Pravidelně se střídající boční metylové skupiny po obou stranách polymerního řetězce jsou typické pro sPP, který je komerčně vyráběn za použití metalocenových katalyzátorů. Polymerní řetězce v závislosti na krystalizačních podmínkách zaujímají buď zig-zag konformaci nebo se vyskytují jako šroubovice stočené v různých směrech. [1,2]

Zvýšená flexibilita řetězce sPP, ve srovnání s iPP, umožňuje snadnější pohyb v tavenině. V důsledku zvýšené flexibility dochází k nárůstu molekulárních zapletenin v tavenině, jejichž důsledkem je zvýšení odolnosti materiálu vůči UV a gama záření, zvýšení elasticity a odolnosti proti přetržení. Syndiotaktické materiály jsou obecně měkčí, tužší a transparentnější než izotaktické materiály, ale vykazují podobné teploty tání (*Tab. č. 1*). [1,2]

	sPP	iPP
Hustota [g·cm ⁻³]	0,9	0,9
Modul pružnosti [MPa]	61	16,5
Rázová houževnatost (-23 °C) [kJ·m ⁻²]	80	16
Opacita [%]	1,7	85
Krystalinita [%]	30-40	40-60
Teplota tání [°C]	168	163

Tab. č. 1: Srovnání vybraných vlastností sPP a iPP [2]

1.2.3 Ataktický polypropylen

Náhodné uspořádání metylových skupin podél řetězce je charakteristické pro aPP. Jedná se o amorfní polymer, který je elastický a houževnatý. Dobře se rozpouští v alifatických a aromatických uhlovodících, a to i při pokojové teplotě. Používá se do tavných lepidel nebo jako přísada do asfaltu. [1,2]

1.2.4 Polypropylen s dlouhými větvemi

Běžný PP je využíván v širokém spektru aplikací. Vyrábí se nejen lineární PP, ale existují i další modifikované verze. Jednou z modifikovaných verzí je tzv. polypropylen s dlouhými větvemi (LCB-PP). [8]

Výroba LCB-PP spočívá v zavedení dlouhých větví na homopolymer PP. Větve se do sebe během zpracování zaplétají, což způsobuje zvýšení pevnosti taveniny. Větve jsou zaváděny buď v tavenině za pomocí peroxidů, zářením elektronového paprsku nebo přímou polymerací pomocí metalocenového katalyzátoru. [8,9]

V praxi je nejběžněji LCB-PP vyráběn pomocí reaktivní extruze lineárního PP v přítomnosti peroxydikarbonátu. Typ a množství použitého peroxydikarbonátu má přímý vliv na úroveň větvení PP. [10]

1.3 Vlastnosti a aplikace

Lineární PP je semikrystalický polymer, který se vyznačuje nejvyšší teplotou tání ze všech komoditních termoplastů ($T_m \sim 170$ °C). Je relativně levný, dobře odolný vůči chemikáliím, má poměrně vysokou pevnost v ohybu a není navlhavý. [8,9]

Mezi hlavní nedostatky lineárního PP patří nízká pevnost taveniny, která způsobuje problémy při zpracovatelských procesech, u kterých dochází k elongačnímu toku a

k protahování taveniny. Jedná se např. o výrobu pěny, tvarování či vyfukování. Kromě nízké pevnosti taveniny je další nevýhodou zvýšená citlivost k oxidaci a křehnutí pod teplotou 0 °C. V obalovém průmyslu bývá často problémem mléčné zakalení, způsobené semikrystalickou povahou polymeru. [8,10]

Zavedení dlouhých větví má vliv nejen na pevnost taveniny, ale i na mechanické vlastnosti. Polymer se stává tužším a odolnějším proti namáhání pod napětím. Vykazuje vyšší ohybový modul a vyšší tahové napětí na mezi kluzu než lineární PP. S přídavkem dlouhých větví klesá krystalinita, čímž je docíleno vyšší transparentnosti. [8, 11]

Samotný iPP se zpracovává všemi běžnými technologiemi, nejčastěji však vstřikováním a vytlačováním. LCB-PP se díky vysoké elongační viskozitě bez problémů zpracovává vyfukováním, vytlačováním pěny či tvarováním. [8]

V hojné míře se používá v automobilovém, obalovém a textilním průmyslu. V automobilovém průmyslu se jedná o nejpoužívanější polymer. Lze ho nalézt jak v interiéru, tak v exteriéru. [1]

PP je netoxický a chemicky inertní, čehož se využívá v široké škále lékařských aplikací. Jedná se např. o lékařské nástroje, obaly pro zdravotnické pomůcky, kryty na jehly, roztoky, léky a další. [1]

PP lze dobře zvlákňovat, a proto se používá i v textilním průmyslu na výrobu koberců, oděvů a netkaných textilií. Textilní aplikace představují asi 25 % celkového trhu PP v západní Evropě. [1]

2 FOTODEGRADACE

Polymerní materiály v důsledku působení vnějších vlivů mění své vlastnosti (změna barvy, změna mechanických vlastností, vznik povrchových prasklin, trhlin apod.). Tento jev se označuje jako degradace či stárnutí. Degradace polymerů je způsobena např. povětrnostními podmínkami, atmosférickým kyslíkem, vysokou teplotou, mechanickým napětím, mikroorganismy, reaktivními kapalinami/plyny nebo světlem. [12,13]

Velký vliv na degradaci polymerů má právě světlo, konkrétně UV-záření, které je součástí slunečního světla. Proces degradace spočívá v ozařování povrchu polymerního materiálu vysokoenergetickým UV-zářením. Paprsky UV-záření porušují vazby mezi atomy a vznikají vysoce reaktivní radikály, které reagují se vzdušným kyslíkem za vzniku nízkomolekulárních látek. Tento děj je označován jako fotodegradace nebo fotooxidace. Fotodegradace probíhá hlavně na povrchu, ale postupně se dostává i hlouběji do materiálu. Dochází ke štěpení řetězců, což vede ke zvýšené krystalizaci a ke vzniku vnitřních a povrchových dutin, které mají za následek praskliny, křehnutí, ztrátu lesku a zhoršení mechanických vlastností. [12-14]

Iniciace fotodegradace závisí hlavně na přítomnosti látek absorbujících UV-záření (chromoforů). Obecně nejvíce UV-záření absorbují organické molekuly obsahující dvojné vazby. Celkově degradace probíhá snadněji v amorfní fázi než v krystalické. [14]

2.1 Energie záření

Elektromagnetické záření je příčné postupné vlnění magnetického a elektrického pole. Druhy elektromagnetického záření se dělí podle vlnové délky a podle zdroje záření na rádiové vlny, infračervené záření, viditelné světlo, UV-záření, rentgenové záření a γ-záření. Mezi rychlostí šíření, vlnovou délkou a frekvencí platí vztah (1) [15,16]:

$$c = v \cdot \lambda = 3 \cdot 10^8 \, m \cdot s^{-1} \tag{1}$$

kde:

- c rychlost záření (ve vakuu),
- v frekvence záření,
- λ vlnová délka záření.

K vysvětlení vlastností záření se používá Maxwellova teorie. Touto teorií ovšem některé vlastnosti záření nelze popsat, a proto byla zavedena matematická interpretace, založená na Planckově kvantové teorii, ze které vychází Planckův zákon (2) [15]:

$$E = h \cdot v \tag{2}$$

kde:

- *E* energie záření,
- *h* Planckova konstanta,
- v frekvence záření.

2.2 Absorpce záření

Materiály vystavené slunečnímu záření přijímají široké spektrum energetických hladin. Kvantum energie fotonu nelze rozdělit – veškerá energie z jednoho fotonu je buď absorbována nebo odmítnuta. Pokud molekula UV-záření absorbuje, dostává se do tzv. excitovaného stavu (přechod elektronů do neobsazeného orbitalu s vyšší energií). Množství absorbované energie určuje, zda bude vazba mezi atomy zachována nebo přerušena. Rozdíl energií mezi normálním a excitovaným stavem musí být roven *hv*. [13,15]

Energie záření má za následek odlišné molekulární přechody. Může se jednat o elektronové přechody, kde pozice elektronu způsobuje změnu molekulární soudržnosti nebo o přechody v rotačních, translačních a vibračních režimech, které již nevyžadují takové množství energie. Tyto přechody stanovují strukturu molekuly v jejím excitovaném stavu. [15]

2.2.1 Princip molekulové excitace

Elektronový stav molekul a přechod mezi nimi bývá znázorňován pomocí Jablonského diagramu (*Obr. č.* 5). Čtverce zde znázorňují molekulové orbitaly a šipky elektrony s opačnými spiny. [15]

Většina organických molekul je za normálních podmínek v základním stavu (S₀). Nejnižší energetický stav těchto molekul je singletový stav, ve kterém se nachází v molekulových orbitalech elektrony s opačnými spiny. Pomocí mezisystémového křížení může dojít k přechodu ze singletového stavu do stavu tripletového, který je tvořen orbitaly s paralelními spiny. V závislosti na množství absorbované energie dochází k přechodu ze základního stavu (S₀) do stavu s vyšší energií (S₁, S₂, S₃). Přechod je doprovázen molekulovou disipací, izomerizací nebo oběma stavy zároveň, a to jak pro singletový, tak tripletový stav. [15]



Obr. č. 5: Jablonského diagram [15]

2.3 Fotochemie

Polymerní materiály obsahují funkční skupiny – chromofory, které mají schopnost absorbovat ultrafialové záření. Existence chromoforů v polymerech je předpokladem pro zahájení fotochemické reakce. Nejčastějšími chromofory v polymerech jsou karbonylové skupiny, karboxylové skupiny a nenasycené vazby. [17,18]

Fotochemické reakce způsobují štěpení řetězců nebo síťování. V přítomnosti kyslíku může docházet k fotooxidačním reakcím, které jsou u polymerních materiálů nejběžnější. [17]

Fotooxidační reakce probíhá dvěma způsoby. Jeden způsob zahrnuje přímou reakci singletového kyslíku s povrchem materiálu a druhý vznik radikálu a následnou reakci s kyslíkem. Fotooxidace má svá charakteristická stádia, nazývaná: iniciace, propagace a terminace. Iniciace neboli zahájení, je reakce prvního volného radikálu s první molekulou polymeru. Radikál u fotodegradačních reakcí vzniká pomocí světelného kvanta. Během propagace dochází k dalším reakcím radikálu s kyslíkem a tvoří se peroxidy, které se dále mohou rozkládat a tvořit nové radikály. Ukončení řetězové reakce nastává v okamžiku, kdy velmi reaktivní radikál zaniká. [17,19]

2.4 Fotodegradace polypropylenu

Polypropylen je vzhledem k ostatním polymerním materiálům nestabilní vůči povětrnostním podmínkám, a to zejména kvůli přítomnosti terciálního uhlíku, který je náchylný k oxidaci. Při vystavení PP UV-záření jsou největší změny evokovány v rozmezí vlnových délek 330–370 nm (rozsah UVA) a 290–300 nm (rozsah UVB). [8,14]

2.4.1 Fotooxidace polypropylenu

Fotooxidační reakce PP je iniciována skrze vodík, který je odtržen z terciálního uhlíku za pomocí vysokoenergetického záření. Po reakci s kyslíkem dochází ke vzniku hydroperoxidů, které jsou extrémně fotolabilní. Hydroperoxidy se tvoří podél celého polymerního řetězce v důsledku přítomnosti β-vodíku sousedícího s peroxy skupinou. Tomuto jevu se říká "back-biting proces" a je zobrazen na *Obr. č. 6.* Vzniklé nestabilní hydroperoxidy další expozicí záření podléhají fotolýze a podporují vznik karbonylových skupin. [17,19-21]



Obr. č. 6: Back-biting proces [20]

Vedle fotolýzy hydroperoxidových skupin dochází ke ketonové fotolýze, která probíhá prostřednictvím dvou hlavních reakcí, nazývaných Norrish I a Norrish II. Ketony jsou na kostru polypropylenu zaváděny v důsledku fotooxidace, po vystavení záření absorbují fotony příslušné energie a rozbíjejí vazby uhlík-uhlík a štěpí řetězce polymeru. [17,22]

Výsledkem reakce typu **Norrish I** (*Obr. č. 7*) je jeden acylový a jeden alkylový radikál. Acylový radikál může dále rekombinovat s hydroxylovým radikálem za vzniku karboxylové kyseliny nebo za uvolnění oxidu uhelnatého, čímž se vytvoří další alkylový radikál. Reakce typu **Norrish II** je založena na přenosu vodíku z polymerního řetězce ke karbonylové skupině a následném β -štěpení řetězce. Výsledkem je methylketon a polymerní fragment s vinylovou koncovou skupinou. [21,22]



Obr. č. 7: Reakce typu Norrish I [21]

Mezi degradační produkty PP patří alkoholy, peroxidy, aldehydy, ketony, karboxylové kyseliny a anhydridy. Přibližně 70 % vzniklých hydroperoxidů konvertuje na aceton, kyselinu octovou a metanol. Zbývajících 30 % konvertuje na těkavé látky jako CO, CO₂ a další produkty. [20]

2.4.1.1 Síťování vs. štěpení polymerního řetězce

Vytvořený více či méně stabilní radikál buď dále podléhá fotooxidaci (viz. reakce typu Norrish I, II) nebo se v případě nepřítomnosti kyslíku podílí na vzniku vazby uhlík-uhlík v důsledku zesíťování materiálu. [22]

Štěpení řetězce je způsobeno hlavně reakcí typu Norish I a Norrish II, může k němu dojít ale také v důsledku rozkladu alkoxylového radikálu. Rozkladem takového radikálu vzniká keton a alkylový nebo metylový zbytek (*Obr. č. 8*). [22]



Obr. č. 8: Mechanismy rozkladu alkoxyradikálu v PP [22]

3 EXPERIMENTÁLNÍ METODY

3.1 Diferenciální skenovací kalorimetrie

Pro zjištění teplotního chování polymerů se využívá metod termické analýzy, do kterých se řadí diferenciální skenovací kalorimetrie (DSC). Pomocí různých metod termické analýzy se sledují fyzikální a chemické vlastnosti materiálů. Zkušební vzorky jsou vystaveny nastavenému teplotnímu programu (ohřevu/chlazení) ve speciální cele při daných atmosférických podmínkách. Výsledkem je grafické zaznamenání teplotní nebo časové změny sledovaného parametru. [23]

Podstatou metody DSC je konstantní rychlost ohřevu či chlazení dvou misek, kdy jedna miska je referenční (prázdná) a druhá obsahuje testovaný vzorek. Měří se rozdíl tepelných toků mezi měřeným a referenčním vzorkem, zpravidla v závislosti na teplotě nebo na čase. Schéma DSC je zobrazeno na *Obr. č.* 9. [24,26]

DSC se používá pro zjištění fázových přechodů, jako např. teplota tání (T_m), teplota skelného přechodu (T_g) a teplota krystalizace (T_c). Dále lze měřením zjistit také měrné teplo (c_p), entalpii (H) nebo entropii (S). [25]



Obr. č. 9: Schéma diferenciální skenovací kalorimetrie [26]

3.2 Širokoúhlá rentgenová difrakce

Rentgenová difrakce je technika, která se používá pro analýzu atomových a molekulárních struktur krystalických materiálů. U polymerů se používá hlavně pro zjišťování jejich krystalické struktury. [27]

Při ozařování materiálu rentgenovým (RTG) zářením dochází k interakci mezi paprsky a hmotou, což vyvolává řadu procesů. Proto, aby došlo k difrakci, je nejdůležitějším procesem tzv. pružný rozptyl. Pružným rozptylem se rozumí, že vlnová délka rozptýlených fotonů je stejná jako vlnová délka fotonů dopadajících. Obecné pravidlo pro interferenci dvou paprsků vychází z Braggovy rovnice (3), která vyjadřuje, že dráhový rozdíl rozptýlených paprsků musí být roven celočíselnému násobku vlnové délky použitého RTG záření [28,29]:

$$2dsin\theta = n\lambda \tag{3}$$

kde:

- *d* mezirovinná vzdálenost sousedních atomových rovin,
- θ difrakční úhel (úhel mezi difraktovaným svazkem a atomovou rovinou),
- *n* řád reflexe,
- λ vlnová délka.

Na *Obr. č. 10* je zobrazena Braggova difrakční podmínka. Součet délek úseček AC a CB zobrazuje dráhový rozdíl rozptýlených paprsků 1' a 2' difraktovaných od dvou atomových rovin, které spolu sousedí. [28]



Obr. č. 10: Braggova difrakční podmínka [28]

3.3 Infračervená spektroskopie

Infračervená spektroskopie je nedestruktivní analytická metoda, využívaná především pro identifikaci a strukturní charakterizaci organických a anorganických látek. Hraje důležitou roli při sledování molekulové dynamiky a fyzikálních či chemických vlastností molekul. Metoda je založena na absorpci infračerveného záření analyzovaným materiálem. V důsledku absorpce dochází ke změnám rotačně vibračních energetických stavů molekuly v závislosti na změnách dipólového momentu molekuly. [30-32]

Infračerveným zářením se rozumí elektromagnetické záření v rozsahu vlnových délek 800 nm až 0,5 mm nebo v rozsahu vlnočtů 12 500 až 10 cm⁻¹. Oblast infračerveného záření se dělí podle vlnových délek na tři části (*Obr. č. 11*) [30-32]:

- daleká infračervená oblast (FIR),
- střední infračervená oblast (MIR) nejpoužívanější oblast pro identifikaci chemické struktury s rozsahem 4000 až 200 cm⁻¹,
- blízká infračervená oblast (NIR).



Obr. č. 11: Elektromagnetické spektrum [31]

Analytickým výstupem je infračervené spektrum, které zobrazuje grafickou závislost transmitance (*T*) nebo absorbance (*A*) na vlnové délce dopadajícího záření. Transmitance je definována jako poměr intenzity záření procházející vzorkem k intenzitě záření vycházející ze zdroje. Absorbance udává, kolik záření bylo vzorkem pohlceno a je definována jako dekadický logaritmus 1/*T*. Z grafické závislosti lze identifikovat přítomné funkční skupiny. V příslušných tabulkách každé funkční skupině přísluší intervaly vlnočtů, ve kterých se daná funkční skupina projevuje absorpcí. Absorbční pásy s píky v intervalu 4 000 až 1 500 cm⁻¹ jsou vhodné pro identifikaci funkčních skupin např. –OH, C=O, N–H, CH₃ aj. [30,32]

3.3.1 Infračervená spektroskopie s Fourierovou transformací

Existují dva typy spektrometrů, disperzní a Fourier-transformační. Výstupem Fourier-transformačního spektrometru je, na rozdíl od disperzního typu, interferogram modulovaného svazku záření. [31,32]

Obr. č. 12 zobrazuje schéma Fourier-transformačního spektrometru (FTIR). Takový spektrometr obsahuje rozdělovač paprsků (beam splitter), který rozděluje záření ze zdroje (source) do pevného (fixed mirror) a pohyblivého zrcadla (moving mirror). V důsledku rozdělovače paprsky podléhají konstruktivní a destruktivní interferenci. Kolísání intenzity způsobené interferenčním efektem je měřeno detektorem (detector) a výsledkem je již zmíněný interferogram, obsahující spektrální informace týkající se vzorku. Pro získání klasického spektrálního záznamu je nutné provést Fourierovu transformaci. Nedílnou součástí přístroje FTIR je tedy počítač, který je schopen tuto operaci provést. [33]



Obr. č. 12: Schéma základních součástí FTIR [33]

3.4 Stereoregulární mikroskopie

Optický mikroskop využívá viditelné světlo k přímému osvětlení vzorků v systému se dvěma čočkami. Jedná se o oční čočku, která je umístěna v okuláru a o čočku objektivu. Optický mikroskop slouží pro zobrazení a přiblížení širokého spektra materiálů. Umožňuje rozeznat struktury, které jsou pouhým okem neviditelné. [34,35]

Stereoregulární mikroskop je optický mikroskop, který poskytuje trojrozměrnou vizualizaci zkoumaného vzorku. Je tvořen dvěma samostatnými mikroskopy, kdy jeden slouží pravému oku a druhý levému. Výsledkem je vznik samostatné optické dráhy pro každé oko. Mírně odlišné pohledy vytvářejí 3D obraz. [36]

Základními charakteristikami stereoregulárního mikroskopu jsou: dva oddělené objektivy, dvě oddělené optické dráhy, využití světla odraženého od objektu a trojrozměrný obraz. [36]

II. PRAKTICKÁ ČÁST

4 PŘÍPRAVA VZORKŮ

4.1 Použité materiály

Pro experiment byly jako výchozí materiály použity komerčně dostupné polypropyleny dodávané firmou Borealis Company (materiálové listy lze nalézt v příloze této diplomové práce – P I a P II):

- BorcleanTM HC310BF jako zástupce lineárního homopolymeru polypropylenu.
- DaployTM WB140HMS jako zástupce polypropylenu s dlouhými větvemi. Dlouhé větve byly začleněny na homopolymer polypropylenu roubováním monomeru radikálovým mechanismem pomocí peroxidů.

4.2 Příprava směsí

Směsi obsahující různé množství lineárního a větveného polypropylenu byly míchány pomocí dvoušnekového vytlačovacího stroje Brabender. Vytlačené struny byly následně ochlazeny vzduchem a poté granulovány. Podmínky vytlačování byly následující: rychlost míchání: 65 min⁻¹, teploty jednotlivých zón vytlačovacího stroje: 190, 200 a 210 °C. Čisté polypropyleny (lineární a větvený) byly zpracovány stejným způsobem, aby mohlo dojít ke srovnání s připravenými směsi. Složení jednotlivých směsí je zobrazeno v *Tab. č. 2.* Použité směsi nebyly vyrobeny v rámci této diplomové práce, ale byly připraveny již dříve pro výzkum Gajzlerové a kol. [45]. Označení jednotlivých vzorků: L-PP (lineární polypropylen), LCB-PP (polypropylen s dlouhými větvemi), SM 1 (směs 1), SM 5 (směs 5), SM 10 (směs 10).

Tab. č. 2: Složení připravených směsí

Vzorek [hm. %]	L-PP	LCB-PP	SM 1	SM 5	SM 10
L-PP	100	0	99	95	90
LCB-PP	0	100	1	5	10

4.3 Příprava vzorků

Vzorky, přesněji fólie, určené k degradaci a následnému vyhodnocení pomocí diferenciálního skenovacího kalorimetru, širokoúhlého rentgenového difraktometru, infračerveného spektrometru a stereoregulárního mikroskopu byly vyrobeny vytlačováním. Vytlačování probíhalo na vytlačovacím stroji LCR-350 HD firmy Labtech Engineering Co., Ltd.

Procesní podmínky vytlačování byly následující: otáčky: 110 ot/min, teploty: 190, 200, 210, 220, 225 °C, teplota vytlačovací hlavy: 225 °C, teplota chladících válců: 80 °C.

Z vytlačených fólií byly vystřiženy vzorky o rozměrech 30x10 mm, které se napevno upnuly do kovových rámečků. Rámečky byly vkládány do Xenotestu, kde docházelo k ozařování UV-zářením. V určitých časových intervalech byly tyto rámečky z degradační komory odebírány a sledovány pomocí širokoúhlého rentgenového difraktometru, infračerveného spektrometru a stereoregulárního mikroskopu. Kovové rámečky byly s těmito přístroji kompatibilní, tudíž nedocházelo k žádné manipulaci se vzorky.

Naproti tomu vzorky pro vyhodnocení na diferenciálním skenovacím kalorimetru, pro sledování zákalu a indexu žlutosti byly po každém vystavení záření z kovového rámečku vyjmuty. Vzorky byly uchyceny pomocí svorek, což je zobrazeno na *Obr. č. 13*. Pro měření na diferenciálním skenovacím kalorimetru bylo potřeba ze vzorku pomocí skalpelu odříznout 4–7 mg. Navážené množství bylo vloženo do hliníkové pánvičky, která je určená pro měření na tomto přístroji.



Obr. č. 13: Uchycení vzorků

5 METODY A ZAŘÍZENÍ

5.1 Přístroj pro urychlené stárnutí

Připravené vzorky byly ozařovány v přístroji Xenotest ATLAS (*Obr. č. 14*) při teplotě 50 °C. Zdrojem záření byla xenonová lampa. [37]

Zkoumané vzorky umístěné v kovových držácích byly celkově ozařovány po dobu 444 hodin. Během této doby byly v určitých časových intervalech (0, 48, 84, 120, 156, 192, 228, 264, 300, 336, 372, 408, 444 h) odebírány a podrobeny měření.



Obr. č. 14: Xenotest ATLAS [37]

5.2 Širokoúhlý rentgenový difraktometr (WAXD)

Širokoúhlá rentgenová difrakce (WAXS) poskytuje informace o morfologii zkoumaných vzorků. K tomuto účelu se použil přístroj Panalytical X'Pert PRO, Malvern Panalytical, Velká Británie. Měření probíhalo v transmisním módu s monochromatickým zářením CuKα a niklovým filtrem. Radiální snímky intenzity na difrakčním úhlu byly zaznamenány v rozmezí od 5 do 30 °.

Metodou bylo zjištěno polymorfní složení vzorků, a také jejich krystalinita.

Krystalinita (X_c) byla vypočítána z difraktogramů jako podíl plochy pod difrakčními píky (Ic – vyjadřuje krystalickou fázi) a celkové plochy ($I_C + I_A$ – vyjadřuje krystalickou a amorfní fázi):

$$X_{C} = \frac{I_{C}}{(I_{C} + I_{A})} \cdot 100 \, [\%]$$
(4)

Pro zjištění polymorfního složení vzorků byly v programu definovány píky, které jsou charakteristické pro α -, β - a γ -fázi. Pro α -fázi jsou charakteristické píky při úhlech $2\theta = 14,20^{\circ}, 17,00^{\circ}$ a 18,80°. β -fáze je charakteristická píkem při úhlu $2\theta = 16,20^{\circ}$.

Vyhodnocení polymorfního složení ve dvoufázovém systému α/β modifikací bylo provedeno podle Turner-Jonsových výpočtů [38]:

$$B = \frac{H_{\beta}}{(H_{\alpha 1} + H_{\alpha 2} + H_{\alpha 3} + H_{\beta})} \cdot 100 \,[\%]$$
(5)

kde $H_{\alpha 1}$, $H_{\alpha 2}$, $H_{\alpha 3}$ jsou intenzity α-difrakčních píků odpovídající úhlům charakteristickým pro α-fázi. H_{β} je intenzita β-píku při 2θ = 16,20 °. *B* tedy vyjadřuje procentuální podíl β-modifikace v krystalickém podílu.

Reflexe dvoufázového systému α/γ modifikací jsou v úhlech $2\theta = 14,20$ ° a 17,0 ° ($H_{\alpha 1}, H_{\alpha 2}$) a jsou typické pro obě modifikace (α - i γ -modifikaci). Z tohoto důvodu se podíl γ -modifikace (G) v krystalické fázi počítá podle Pae [39] pouze z intenzit α_3 reflexe při $2\theta = 18,80$ ° ($H_{\alpha 3}$) a γ reflexe při $2\theta = 20,05$ ° (H_{γ}). Ty jsou specifické pro každou z modifikací.

$$G = \frac{H_{\gamma}}{(H_{\alpha 3} + H_{\gamma})} \cdot 100 \,[\%] \tag{6}$$

Pokud se jedná o třífázový krystalický systém $\alpha/\beta/\gamma$, tak se vyhodnocení provádí podle Obadala [40]:

V prvním kroku se stanoví obsah β-modifikace v daném systému:

$$K_{\beta} = \frac{H_{\beta}}{(H_{\alpha 1} + H_{\alpha 2} + H_{\alpha 3} + H_{\beta} + H_{\gamma})} \cdot 100 \,[\%]$$
(7)

Následně se vypočítá společný podíl α - a γ -modifikace ($K_{\alpha+\gamma}$):

$$K_{\alpha+\gamma} = 1 - K_{\beta} \tag{8}$$

Vztah mezi α/γ modifikací (*G*) je již definovaný v rovnici (6). Obsah α -modifikace (*K*_{α}) a γ -modifikace (*K*_{γ}) se ve třífázovém systému $\alpha/\beta/\gamma$ stanoví následovně:

$$K_{\gamma} = G \cdot K_{\alpha + \gamma} \tag{9}$$

$$K_{\alpha} = 1 - K_{\beta} - K_{\gamma} \tag{10}$$

5.3 Diferenciální skenovací kalorimetr (DSC)

Tepelné vlastnosti zkoumaných vzorků byly sledovány pomocí diferenciálního skenovacího kalorimetru typu DSC1 Mettler Toledo (Mettler-Toledo AG, Analytical, Švýcarsko).

Měření probíhalo v dusíkové atmosféře s průtokem 20 ml/s a teplotní režim byl následující:

- 1. ohřev z 25 °C na 220 °C rychlostí 10 °C/min (první tání),
- 2. setrvání na teplotě 220 °C po dobu 5 min,
- 3. chlazení z 220 °C na 25 °C rychlostí 10 °C/min (krystalizace),
- 4. setrvání na teplotě 25 °C po dobu 1 min,
- 5. ohřev z 25 °C na 220 °C rychlostí 10 °C/min (druhé tání).
- Z termogramů byly zjištěny teploty tání a teploty krystalizace.

5.4 Infračervený spektrometr s Fourierovou transformací (FTIR)

Infračervená spektra byla měřena pomocí spektrometru FT-IR ATR Nicolet v transmisním módu s nominálním rozlišením 2 cm⁻¹ a součtem 32 snímání.

Molekulární degradace byla vyjádřena pomocí Karbonyl indexu (CI). Ten se vypočítal jako plocha karbonylových absorbčních pásů A_c v rozmezí 1 650–1 850 cm⁻¹ vztažená k ploše referenčního pásu A_R v rozmezí 2 700–2 750 cm⁻¹. [41]

$$Karbonyl \ index = \frac{A_C}{A_R} \tag{11}$$

5.5 Spektrofotometr HunterLab UltraScan Pro

Zákal a index žlutosti daných vzorků byl měřen na spektrofotometru HunterLab UltraScan Pro (*Obr. č. 15*). [37]



Obr. č. 15: Spektrofotometr HunterLab UltraScan Pro [37]

5.6 Stereoregulární mikroskop

Pro optické pozorování povrchových změn vznikajících v důsledku ozařování byl použit stereoregulární mikroskop Carl Zeiss STEMI 2000-C. Snímky byly pořízeny fotoaparátem SONY F-717.

III. VÝSLEDKY A DISKUZE
6 INFRAČERVENÁ SPEKTROSKOPIE

6.1 Karbonyl index

Obr. č. 16 zobrazuje vývoj molekulární degradace materiálu vyjádřené pomocí Karbonylového indexu. Karbonylový index je plocha pod píkem v oblasti absorpce karbonylových skupin v rozmezí 1 650 cm⁻¹ až 1 850 cm⁻¹ vztažená k ploše pod referenčním píkem v rozmezí 2 700 cm⁻¹ až 2 750 cm⁻¹. Karbonylový pás je obecně široký, protože zahrnuje různé degradační produkty. Referenční pás je spojený s ohýbáním CH a napínáním CH₃. Není ovlivněn fotooxidací ani krystalinitou. [41]

Na *Obr. č. 16* je vidět růst Karbonyl indexu s rostoucím časem ozařování. Lze říci, že nárůst jednotlivých karbonylových skupin u zkoumaných vzorků nebyl na počátcích ozařování nijak výrazný. Pro L-PP a LCB-PP lze výraznější nárůst karbonylových skupin pozorovat od 156. hodiny ozařování. Materiál LCB-PP vykazuje menší hodnotu Karbonylového indexu, oproti materiálu L-PP. Z toho vyplývá, že LCB-PP vykazuje zvýšenou odolnost vůči UV-záření v porovnání s L-PP. U větveného polypropylenu by se však dala očekávat spíše větší citlivost k UV-degradaci vzhledem k přítomnosti míst větvení na hlavním řetězci. Významnou roli zde zřejmě hraje morfologie.

Směsi vykazují na počátcích degradace nižší Karbonyl index než čisté PP. Zdá se tedy, že vytvářením směsí se zvyšuje odolnost vůči fotodegradaci v počáteční fázi UV-ozařování (cca do 250 h expozice). V čase 192 hodin expozice lze vidět skokový nárůst Kabonyl indexu, který v dalším čase expozice klesl a dále již pozvolna stoupal až do 444 hodin ozařování. Tato vybočující hodnota je zřejmě způsobena chybou měření, a proto na ni nebude brán zřetel. Po posledním vystavení UV-záření lze u všech směsí pozorovat velký nárůst Karbonylového indexu, a to skoro o 50 % od posledního měření. Ve srovnání s čistými PP dosáhly všechny směsi větší hodnoty Karbonylového indexu.

Vypočítané hodnoty Karbonyl indexu jsou uvedeny v přehledné tabulce, která je přílohou P III této práce.



Obr. č. 16: Vliv UV-záření na molekulární degradaci vzorků

6.2 IR spektra

Vývoj IR spekter jednotlivých vzorků v oblasti absorbce karbonylových skupin (1 650 cm⁻¹ až 1 850 cm⁻¹) je zobrazen na *Obr. č. 17–21*. Absorbční pásy v tomto rozmezí jsou připisovány karbonylovým skupinám vznikajícím v důsledku fotodegradace; jedná se např. o karboxylové kyseliny, ketony, perestery a laktony. [41]

Je důležité zmínit, že měření probíhalo v daných časových intervalech, jak bylo zmíněno v kapitole 5.1, ale kvůli přehlednosti nejsou v grafech zobrazena všechna měření. V oblasti typické pro výskyt karbonylových skupin se až do 228 hodin expozice v zásadě nic nedělo. Vývoj IR spekter je zobrazen v časech 228, 300, 372 a 444 hodin expozice.

Z grafů lze vidět, že nárůst karbonylových skupin u zkoumaných vzorků nebyl na počátcích ozařování nijak výrazný. První pozvolný nárůst sledujeme u vzorku L-PP, a to v 228 hodinách expozice (*Obr. č. 17*). Dochází ke tvorbě karboxylových kyselin, které se vyznačují typickým absorbčním pásem při 1 712 cm⁻¹. U směsí (SM 1, SM 5, SM 10) a materiálu LCB-PP tento nárůst sledujeme až po 300 hodinách expozice (*Obr. č. 18–21*). Z toho vyplývá, že materiál L-PP rychleji podléhá molekulární degradaci. Dalším vystavením UV-záření jsou absorbční pásy rozšiřovány, dochází ke tvorbě dalších degradačních produktů (ketonů, laktonů). Sledujeme zde nárůst absorbčních pásů v rozmezí 1 720 cm⁻¹ až 1 790 cm⁻¹.



Obr. č. 17: Vývoj IR spekter vzorku L-PP v oblasti absorbce karbonylových skupin



Obr. č. 18: Vývoj IR spekter vzorku LCB-PP v oblasti absorbce karbonylových skupin



Obr. č. 19: Vývoj IR spekter vzorku SM 1 v oblasti absorbce karbonylových skupin



Obr. č. 20: Vývoj IR spekter vzorku SM 5 v oblasti absorbce karbonylových skupin



Obr. č. 21: Vývoj IR spekter vzorku SM 10 v oblasti absorbce karbonylových skupin

7 ZÁKAL A INDEX ŽLUTOSTI

7.1 Zákal

Zákal je definován jako procento procházejícího světla rozptýleného v úhlu větším než 2,5 °. [42] Zákal byl měřen před zahájením fotodegradace a následně po každém vystavení UV-záření až do doby expozice 264 hodin. Další měření už nebylo možné provést, neboť vzorky podrobené takové expozici byly již velmi křehké a při manipulaci došlo ke zlomení. Naměřené hodnoty zákalu jsou zobrazeny v *Tab. č. 3* a grafické znázornění lze vidět na *Obr. č. 22*.

Délka expozice	Zákal [%]								
[hod]	L-PP	LCB-PP	SM 1	SM 5	SM 10				
0	68,0	36,2	57,9	37,4	39,0				
48	69,1	36,1	59,6	36,5	35,8				
84	68,4	37,4	59,8	37,1	37,7				
120	69,8	36,5	59,9	36,5	36,7				
156	76,9	46,8	65,0	41,7	42,7				
192	79,2	46,6	67,1	43,8	46,0				
228	80,6	46,1	69,1	46,0	47,4				
264	83,0	51,2	70,5	53,5	51,0				

Tab. č. 3: Zákal vzorků v průběhu degradace

Před zahájením fotodegradace se největším zákalem vyznačoval vzorek L-PP (68 %), naopak nejmenší zákal byl pozorován u vzorku LCB-PP (36 %). Z toho vyplývá, že LCB-PP byl nejprůhlednější. Ze směsí se nejvyšším zákalem (58 %) vyznačovala SM 1, která obsahuje 99 % L-PP a 1 % LCB-PP. Obecně ale přídavek LCB-PP do L-PP vede ke snížení zákalu. Směs s 5 a 10 % LCB-PP vykazuje již velmi podobné hodnoty s čistým LCB-PP.

Intenzita zakalení závisí na stupni krystalinity, která v průběhu fotodegradace roste (viz níže). Zákal tedy pozvolna u všech vzorků vzrůstal. Nejvyšší nárust zákalu lze pozorovat u SM 5, a to o skoro 43 %. SM 1, která se před zahájením fotodegradace vyznačovala nejvyšším zákalem ze všech směsí, měla naopak nejmenší navýšení zákalu (cca o 22 %).



Obr. č. 22: Vliv UV-záření na zákal vzorků

7.2 Index žlutosti

Index žlutosti (YI) byl měřen před zahájením fotodegradace a následně po každém vystavení UV-záření až do doby expozice 264 hodin, a to ze stejného důvodu jako při měření zákalu. Další vystavení UV-záření způsobilo velké zkřehnutí a popraskání vzorků, tudíž už nebylo možné provést další měření.

Naměřené hodnoty indexu žlutosti jsou zobrazeny v *Tab. č. 4*, grafické znázornění lze vidět na *Obr. č. 23*. Pro lepší posouzení byla vypočítána změna YI, která udává procentuální změnu žlutosti vzorku po fotodegradaci vůči hodnotě před fotodegradací. Žloutnutí ozářených vzorků bylo způsobeno fotochemickou oxidační reakcí, v jejímž důsledku došlo ke tvorbě chromoforických skupin (jednalo se např. o karbonylové skupiny či hydroperoxidy). [43] Větvený PP v porovnání s lineárním PP vykazoval menší index žlutosti, a to už před expozicí. Z výsledků vyplývá, že k výraznějšímu zežloutnutí dochází až při vysokých časech expozice, tedy 228 a 264 hodin, zejména u čistých polypropylenů. Konečná změna YI byla nejvyšší u vzorku L-PP, u větveného PP byla o něco menší. Všechny směsi vykazovaly menší konečnou změnu YI než čisté PP. Zavedení větveného PP do

lineárního PP tedy snížilo žloutnutí směsí. Směs s 1 % větveného PP zežloutla nejméně, zřejmě se zde během fotodegradace vytvořilo nejméně dvojných vazeb.

Dálka avnoziaa (had)	L-PP		LCB-PP		SM 1		<i>SM</i> 5		SM 10	
Deika expozice [ilou]	YI [-]	Δ YI	YI [-]	Δ YI	YI [-]	Δ YI	YI [-]	Δ YI	YI [-]	Δ YI
0	2,66	0	2,23	0	2,71	0	2,37	0	2,30	0
48	2,83	0,17	2,24	0,01	3,02	0,31	2,49	0,12	2,19	-0,11
84	2,89	0,23	2,18	-0,05	2,91	0,2	2,44	0,07	2,26	-0,04
120	2,78	0,12	2,35	0,12	2,95	0,24	2,46	0,09	2,37	0,07
156	2,83	0,17	2,69	0,46	2,58	-0,13	2,27	-0,10	2,40	0,10
192	2,75	0,09	2,63	0,4	2,38	-0,33	2,32	-0,05	2,31	0,01
228	3,05	0,39	3,00	0,77	2,61	-0,1	2,46	0,09	2,58	0,28
264	3,50	0,84	2,96	0,73	2,85	0,14	2,96	0,59	2,70	0,40

Tab. č. 4: Naměřené hodnoty indexu žlutosti v průběhu degradace



Obr. č. 23: Závislost indexu žlutosti na délce expozice

8 ŠIROKOÚHLÁ RENTGENOVÁ DIFRAKCE

8.1 Vývoj morfologie

Na *Obr. č. 24–28* je znázorněn vývoj rentgenogramů zkoumaných vzorků během ozařování. Je důležité zmínit, že měření probíhalo v daných časových intervalech, jak bylo řečeno v kapitole 5.1, ale kvůli přehlednosti nejsou v grafech zobrazena všechna měření. Jsou znázorněna měření v časech 0, 84, 156, 228, 300, 372 a 444 hodin expozice (tedy vždy ob jedno měření).

Ve všech difraktogramech jsou vidět typické reflexe pro monoklinickou α -modifikaci při $2\theta = 14,20^\circ$; 17,0 ° a 18,80 °.

U vzorků L-PP a LCB-PP (*Obr. č. 24 a 25*) je zřetelný difrakční pík při $2\theta = 16,20$ °, který odpovídá trigonální β -modifikaci. Vzorek LCB-PP se vyznačuje vyšší intenzitou β -píku v porovnání s L-PP. Bylo zjištěno, že obsahuje nejvyšší obsah β -modifikace, a to kolem 22 %. Slabý β -pík je pozorován i u vzorků SM 1, SM 5, SM 10 (*Obr. č. 26–28*) a postupně se zmenšuje se zvyšujícím se množstvím LCB-PP.

Ortorombická γ -modifikace, která je typická reflexí při 2 θ = 20,05 °, se v žádném ze vzorků neobjevila. Dala by se očekávat ve větveném PP, neboť místa větvení jsou v podstatě defekty ve struktuře a takový materiál má pak zvýšenou tendenci krystalizovat do této modifikace.

U difraktogramů lze pozorovat monotónní vývoj, tzn. že se vzrůstajícím časem expozice UV-záření nemá žádný vliv na nějaké zásadní změny pozic a tvarů píků.



Obr. č. 24: Vývoj rentgenogramů vzorku L-PP během UV-ozařování



Obr. č. 25: Vývoj rentgenogramů vzorku LCB-PP během UV-ozařování



Obr. č. 26: Vývoj rentgenogramů vzorku SM 1 během UV-ozařování



Obr. č. 27: Vývoj rentgenogramů vzorku SM 5 během UV-ozařování



Obr. č. 28: Vývoj rentgenogramů vzorku SM 10 během UV-ozařování

8.2 Krystalinita

Z difraktogramů znázorněných na *Obr. č. 24–28* byla pomocí programu X'Pert HighScore vypočítána krystalinita a polymorfní složení jednotlivých vzorků v průběhu ozařování. Průběh krystalinity v závislosti na expoziční době je zobrazen na *Obr. č. 29* a zjištěné hodnoty krystalinity a jednotlivých fází jsou zaznamenány v *Tab. č. 5*.

Krystalinita (X_c) byla z rentgenogramů vypočítána jako podíl plochy pod píky k celkové ploše. Hodnoty krystalinity všech vzorků byly velmi podobné, před začátkem ozařování se pohybovaly kolem 51 % u všech vzorků. Z *Obr. č. 29* je patrné, že X_c pozvolna rostla s rostoucím časem ozařování. Příčinou tohoto jevu je proces nazývaný chemikrystalizace, kde vlivem štěpení molekulárních řetězců v amorfní fázi dochází k dokrystalizování uvolněných konců makromolekul v pevném stavu. [41]

Polymorfní složení vzorků je jasně vidět v *Tab. č. 5.* Jak již bylo zmíněno, nejvyšší podíl β -modifikace byl sledován u vzorku LCB-PP (22 %). Vzorek L-PP obsahoval asi 14 % β -fáze a jednotlivé vzorky směsí kolem 4 %. Ani v jednom případě nebyla dokázána přítomnost γ -modifikace. Přítomnost malého podílu β -fáze vedle termodynamicky

stabilnější α -fáze je u izotaktického polypropylenu běžně pozorována. Vzniká zejména v důsledku krystalizace ve smykovém poli či teplotním gradientu (ve větším množství v případě použití selektivních nukleačních činidel). Při procesu vytlačování fólií za použití širokoštěrbinné vytlačovací hlavy se dá přítomnost β -fáze očekávat. Vytváření směsí v tomto případě vedlo k potlačení vzniku β -fáze.

Obsah β -fáze během ozařování u vzorků klesal, s výjimkou vzorku SM 5. Pokles nebyl ale nijak výrazný, tudíž stabilita β -fáze byla během ozařování dobrá. Výraznější zastoupení β -fáze by mohlo ovlivnit proces fotodegradace, tedy vést k pomalejšímu procesu degradace. [44] Tuto skutečnost lze pozorovat u vzorku LCB-PP při srovnání s výsledky z infračerveného spektrometru (Kapitola 6.1). Materiál LCB-PP vykazoval menší hodnotu Karbonylového indexu než materiál L-PP, tudíž měl vyšší odolnost vůči UV-záření, což by mohlo souviset s přítomností β -fáze. U směsí neměla přítomnost β -fáze na proces stárnutí žádný výrazný vliv, neboť zde byl přítomen pouze zanedbatelný podíl (4 %).



Obr. č. 29: Vliv UV-záření na krystalinitu vzorků

Délka		L-PP		1	CB-P	P		SM 1			SM 5			SM 10	
expozice [hod]	X _c [%]	α [%]	β [%]												
0	50	84,1	15,9	51	77,4	22,6	52	93,8	6,2	49	96,9	3,1	50	95,7	4,3
48	52	85,7	14,3	52	77,2	22,8	52	95,1	4,9	52	96,7	3,3	50	95,7	4,3
84	51	86,6	13,4	50	76,0	24,0	51	93,7	6,3	51	96,9	3,1	50	95,6	4,4
120	52	84,6	15,4	53	77,2	22,8	52	94,4	5,6	52	96,1	3,9	51	96,7	3,3
156	51	85,2	14,8	51	77,5	22,5	52	94,1	5,9	49	96,8	3,2	50	96,4	3,6
192	52	85,7	14,3	52	78,2	21,8	52	95,1	4,9	51	97,2	2,8	51	95,8	4,2
228	53	83,6	16,4	51	78,6	21,4	55	94,9	5,1	53	96,7	3,3	51	95,8	4,2
264	55	85,5	14,5	53	78,4	21,6	55	94,7	5,3	54	97,2	2,8	52	96,3	3,7
300	55	85,9	14,1	53	77,3	22,7	56	95,9	4,1	56	97,1	2,9	54	96,6	3,4
336	54	86,6	13,4	52	78,4	21,6	55	94,8	5,2	54	96,8	3,2	52	96,3	3,7
372	57	86,5	13,5	54	78,9	21,1	55	95,3	4,7	56	96,7	3,3	54	96,3	3,7
408	56	86,6	13,4	52	79,2	20,8	57	96,0	4,0	55	97	3	54	96,2	3,8
444	57	86,7	13,3	54	78,9	21,1	57	95,3	4,7	57	96,9	3,1	57	96,4	3,6

Tab. č. 5: Krystalinita a obsah jednotlivých polymorfních fází všech vzorků

9 DIFERENCIÁLNÍ SKENOVACÍ KALORIMETRIE

DSC metoda byla použita pro charakterizaci prvního tání a krystalizace. Vyhodnocení naměřených křivek bylo provedeno v programu Mettler Toledo STARe Evaluation Software.

Veškerá zjištěná data jsou uvedena v přehledné tabulce, která je přílohou P IV této práce.

9.1 První tání

Termogramy tání poskytly informaci o teplotě tání (vrchol píku) a také o polymorfním složení (charakter křivky). Dále byla odečtena plocha pod píkem, čímž byla zjištěna hodnota tepla tání ΔH_m .

Tab. č. 6 zobrazuje vývoj teploty tání všech vzorků během fotodegradace. Grafické znázornění je zobrazeno na *Obr. č. 30*.

Teplota tání (T_m) je před začátkem ozařování nejvyšší u materiálu L-PP (cca 166 °C), naopak nejnižší je u materiálu LCB-PP (cca 161 °C). Směsi se vyznačují T_m kolem 164 °C. V průběhu ozařování dochází k postupnému posuvu endotermů k nižším teplotám. Pokles teploty tání je způsoben erozí povrchu krystalitů, která má za následek snížení jejich termodynamické stability [46]. Teplota tání u vzorku L-PP klesla po 444 hodinách ozařování o skoro 15 °C, u vzorku LCB-PP o 7 °C a u směsí v průměru o 12 °C. S rostoucím časem expozice lze dále pozorovat postupné rozšiřování endotermů, vytváření různých ramen a zvětšování plochy pod píky, tedy entalpii tání ΔH_m , což koresponduje s růstem krystalinity (viz. *Obr. č. 29*). Zjištěné hodnoty entalpie tání ΔH_m jsou zobrazeny v tabulce, která je přílohou P IV této práce.

Na Obr. č. 30 u vzorků SM 5 a SM 1 lze pozorovat vybočující hodnoty teploty tání u času expozice 228 a 372 h, co se každé směsi týče. Toto může být způsobeno tím, že vzorky se odebíraly postupně z ozařovaného fólie a degradace nemusela probíhat ve všech místech stejně, případně ani vyrobená fólie nemusela mít úplně homogenní morfologii.

Délka expozice	T _m [°C]							
[hod]	L-PP	LCB-PP	SM 1	SM 5	SM 10			
0	166,13	160,81	165,55	164,63	162,96			
48	166,74	160,19	164,73	165,41	163,75			
84	165,62	161,18	166,09	165,1	165,13			
120	165,75	162,5	167,76	164,59	163,7			
156	165,73	160,34	166,18	165,19	166,11			
192	165,05	159,82	161,87	158,07	164,31			
228	162,15	161,1	161,73	167,5	160,41			
264	162,8	158,35	159,47	159,7	158,13			
300	158,5	157,06	155,47	156,38	156,9			
336	156,85	155,08	155,17	156,26	156,96			
372	154,49	154,53	160,08	154,39	156,62			
408	155,12	154,27	155,52	152,6	155,34			
444	151,22	154,02	152,89	150,7	154,04			

Tab. č. 6: Vývoj teploty tání (T_m) všech vzorků během fotodegradace



Obr. č. 30: Vývoj teploty tání všech vzorků během fotodegradace

Na *Obr. č. 31–35* jsou znázorněny endotermy tání všech vzorků v daných časech expozice. V prvních fázích ozařování došlo u všech vzorků kromě L-PP k mírnému nárůstu T_m . Tento nárust mohl být spojen s procesem chemikrystalizace [46,47]. Zlom nastal v rozmezí 120 až 156 hodin expozice, kdy už dále T_m pouze postupně klesala.

Obr. č. 31 zobrazuje vývoj termogramů prvního tání vzorku L-PP během fotodegradace. Byly zde viditelné tři píky. Jednalo se o pík odpovídající tání α-fáze (kolem 166 °C), další se vyznačoval T_m kolem 150 °C, což je typické pro trigonální β-modifikaci. Třetí pík byl velice malý a jeho T_m se pohybovala kolem 140 °C. Taková teplota tání PP je charakteristická pro přítomnost γ-modifikace, která ale nebyla detekována pomocí širokoúhlého rentgenového difraktometru. Teploty postupně klesaly s rostoucím časem expozice.



Obr. č. 31: Vývoj termogramů prvního tání materiálu L-PP během fotodegradace

U vzorků LCB-PP a SM 1 (*Obr. č. 32 a 33*) byly v určitých časech expozice taktéž sledovány až tři píky, a to s podobnými teplotami tání jako u materiálu L-PP (cca 166, 160 a 140 °C). Tyto teploty taktéž naznačují přítomnost α -, β - i γ -modifikace. Při teplotě 140 °C se jedná spíše o náznak dalšího píku.

SM 10 (*Obr. č. 35*) se vyznačuje ve většině případů jedním dominantním píkem při teplotě cca 160 °C, který se ale s rostoucím časem expozice rozšiřuje a dochází ke tvorbě více vrcholů. Postupně se také píky posouvají k nižším teplotám.



Obr. č. 32: Vývoj termogramů prvního tání materiálu LCB-PP během fotodegradace



Obr. č. 33: Vývoj termogramů prvního tání materiálu SM 1 během fotodegradace



Obr. č. 34: Vývoj termogramů prvního tání materiálu SM 5 během fotodegradace



Obr. č. 35: Vývoj termogramů prvního tání materiálu SM 10 během fotodegradace

9.2 Krystalizace

Termogramy krystalizace poskytly informaci o teplotě krystalizace a také o teplu krystalizace (ΔH_c) během degradace. Za teplotu krystalizace (T_c) se považuje maximum krystalizačního píku.

Tab. č. 7 zobrazuje vývoj teploty krystalizace všech vzorků během fotodegradace. Grafické znázornění je zobrazeno na *Obr. č. 36.* Ze zjištěných hodnot vyplývá, že ještě před zahájením degradace se nejvyšší T_c vyznačoval vzorek LCB-PP (131 °C) a nejnižší vzorek L-PP (114 °C). Čistý větvený PP se může chovat jako by obsahoval heterogenní nukleační zárodky. Některé studie uvádějí, že právě větve LCB-PP hrají roli nukleačních činidel [49,50]. Přídavek nukleačních činidel do materiálu obecně vede ke zvýšení teploty krystalizace. Zavedení LCB-PP do L-PP výrazně zvýšilo teplotu krystalizace, a to o více než 10 °C.

Na *Obr. č. 37–41* jsou znázorněny exotermy krystalizace všech vzorků a je jasně vidět, že s délkou ozařování docházelo k posouvání exotermů k nižším teplotám krystalizace. Tento vývoj je také dobře vidět na *Obr. č. 36.* Důvodem je začlenění nepravidelností do makromolekulárních řetězců vlivem UV-záření [42,47,48]. U L-PP docházelo k velmi postupnému snižování teploty krystalizace a celkový pokles je cca o 4 °C. Největší pokles teploty krystalizace je pozorován u LCB-PP, kdy se po cca 300 h dostává na hodnotu L-PP, tedy homogenní nukleace. Největší změna u tohoto materiálu nastala při čase ozařování právě 300 h, kdy došlo k poklesu o cca 14 °C, ve srovnání s časem 264 h. Teplota krystalizace směsí SM 1 a SM 5 postupně klesala až do času 156 h expozice, pak došlo k dramatickému poklesu a dále od času 264 h opět teplota krystalizace klesala pozvolna. Vzorek SM 5 vykazuje vybočující hodnotu při 228 h, což může být způsobeno nehomogenitou připravené fólie. Směs SM 10 vykazuje stejný trend, avšak se zpožděním. Konečná teplota krystalizace po ukončení ozařování je velmi podobná pro všechny materiály cca. 110 °C.

Doba expozice	Tc [°C]							
[hod]	L-PP	LCB-PP	SM 1	SM 5	SM 10			
0	114,44	131,13	125,34	127,21	128,19			
48	113,94	130,71	124,99	126,59	127,39			
84	114,11	130,54	124,63	126,21	127,05			
120	113,78	129,46	124,39	125,12	126,54			
156	114,16	129,55	121,94	120,9	125,58			
192	113,98	129,51	116,46	115,19	122,82			
228	113,85	129,23	116,07	126,17	115,79			
264	112,3	125,32	112,53	112,86	113,38			
300	110,43	111,3	113,01	112,79	113,49			
336	112,57	110,21	112,91	112,37	113,25			
372	112,89	111,16	115,33	109,57	113,79			
408	112,08	110,71	113,91	112,05	112,89			
444	110,48	108,55	110,77	108,11	110,43			

Tab. č. 7: Vývoj teploty krystalizace (T_c) během fotodegradace



Obr. č. 36: Vývoj teploty krystalizace všech vzorků během fotodegradace



Obr. č. 37: Vývoj termogramů krystalizace materiálu L-PP během fotodegradace



Obr. č. 38: Vývoj termogramů krystalizace materiálu LCB-PP během fotodegradace



Obr. č. 39: Vývoj termogramů krystalizace materiálu SM 1 během fotodegradace



Obr. č. 40: Vývoj termogramů krystalizace materiálu SM 5 během fotodegradace



Obr. č. 41: Vývoj termogramů krystalizace materiálu SM 10 během fotodegradace

10 STEREOREGULÁRNÍ MIKROSKOPIE

Na *Obr. č. 42–46* jsou zobrazeny povrchy jednotlivých vzorků pomocí snímků ze stereomikroskopu. Jsou zde srovnány povrchy vzorků před degradací, po 300 hodinách degradace a na konci degradace (po 444 hodinách ozařování). Na počátku degradace, tedy v čase 0 hod, byl povrch všech vzorků hladký, bez trhlin a jiných defektů.

Žádné výraznější změny na površích vzorků nebyly sledovány, a to až do času 300 hodin ozařování. V tomto čase se struktura začala měnit. Degradovaný povrch vzorků lze přirovnat k husté síti, která je v čase 444 hodin degradace ještě zřetelnější, a to hlavně u vzorků L-PP, LCB-PP a SM 1, kde lze pozorovat i makroskopické trhliny.

S rostoucím časem ozařování směsí lze sledovat vznik trhlin a prasklin, které jsou již dobře viditelné, což je patrné z *Obr. č. 44–46*. Malá prasklina byla sledována i u materiálu L-PP (*Obr. č. 42*). Na snímcích povrchu materiálu LCB-PP (*Obr. č. 43*) nebyly ani po 444 hodinách ozařování sledovány žádné makroskopické praskliny či trhliny. Materiály po 444 hodinách byly vyjmuty z držáků, a i na dotek bylo zřetelně cítit, že vzorek LCB-PP je spíše elastický než křehký, oproti ostatním vzorkům. Vzorek L-PP byl velice křehký a při manipulaci se z držáku celý vysypal. U vzorků směsí bylo vidět, že s přídavkem LCB-PP se křehkost materiálu snižovala.



Obr. č. 42: Snímky povrchu vzorku L-PP po 0, 300 a 444 hodinách degradace



Obr. č. 43: Snímky povrchu vzorku LCB-PP po 0, 300 a 444 hodinách degradace



Obr. č. 44: Snímky povrchu vzorku SM 1 po 0, 300 a 444 hodinách degradace



Obr. č. 45: Snímky povrchu vzorku SM 5 po 0, 300 a 444 hodinách degradace



Obr. č. 46: Snímky povrchu vzorku SM 10 po 0, 300 a 444 hodinách degradace

ZÁVĚR

Úkolem této diplomové práce bylo zhodnotit vliv UV-záření na strukturu a vlastnosti lineárního a větveného PP a jejich směsí. Vzorky byly vystaveny UV-záření v degradační komoře v intervalu od 0 do 444 hodin a v určitých časových intervalech byly analyzovány. Pomocí infračervené spektroskopie byl sledován nárůst karbonylových skupin v jednotlivých vzorcích. Vzorek LCB-PP se vyznačoval vyšší odolností vůči UV-záření než vzorek L-PP. Vykazoval totiž nižší hodnotu Karbonyl indexu, a to nejspíš z důvodu výrazně odlišné morfologie. Karbonyl index směsí byl na počátcích degradace nižší než u čistých PP. Lze tedy usoudit, že vytvoření směsí zvýšilo odolnost vůči fotodegradaci v počáteční fázi. Po posledním vystavení UV-záření dosáhly směsi větší hodnoty Karbonylového indexu ve srovnání s čistými PP.

U zkoumaných vzorků byl dále sledován zákal a index žlutosti. Největší zákal byl před zahájením fotodegradace pozorován u vzorku L-PP, naopak nejmenší u vzorku LCB-PP. U směsí obecně přídavek LCB-PP do L-PP vedl ke snížení zákalu. Zákal v průběhu degradace rostl z důvodu zvyšování krystalinity a v pozdější fázi i z důvodu vzniku mikrotrhlin. Nejvyšší nárůst byl pozorován u materiálu SM 5, nejnižší naopak u materiálu SM 1. Větvený PP v porovnání s lineárním PP vykazoval menší index žlutosti, a to už před expozicí. Všechny směsi se vyznačovaly menší konečnou změnou indexu žlutosti než čisté PP. Zavedení LCB-PP do L-PP tedy snížilo žloutnutí směsí. Nejvyšší konečná změna indexu žlutosti byla sledována u vzorku L-PP.

Z výsledků širokoúhlé rentgenové difrakce vyplývá, že ve všech difraktogramech byly přítomny typické reflexe pro monoklinickou α -modifikaci a trigonální β -modifikaci. Nejvyšší obsah β -modifikace byl sledován u vzorku LCB-PP. Ortorombická γ -modifikace se v žádném ze vzorků neobjevila. Se vzrůstajícím časem expozice UV-záření nezpůsobilo žádné zásadní změny pozic a tvarů píků.

Výsledky širokoúhlé rentgenové difrakce prokázaly, že krystalinita byla u všech materiálů přibližně stejná a s přibývajícím časem expozice pozvolna rostla. Příčinou tohoto jevu byl tzv. proces chemikrystalizace.

Diferenciální skenovací kalorimetrie byla použita pro sledování tepelného chování vzorků. Výsledky prvního tání ukázaly, že v průběhu ozařování docházelo k postupnému rozšiřování endotermů, vytváření ramen, ke zvyšování entalpie tání, a také k posuvu endotermů k nižším teplotám, přičemž nejvyšší pokles byl sledován u vzorku L-PP. Nejvyšší teplota krystalizace, ještě před zahájením fotodegradace, byla sledována u vzorku LCB-PP, nejnižší u vzorku

L-PP. Zavedení větveného PP do lineárního PP výrazně zvýšilo teplotu krystalizace; LCB-PP vykazuje samonukleační efekt. S délkou ozařování docházelo k postupnému posouvání exotermů k nižším teplotám krystalizace. Největší pokles teploty krystalizace byl sledován u materiálu LCB-PP. Po 300 hodinách degradace se dostal na hodnotu vzorku L-PP. Lze tedy předpokládat, že po delším čase UV-expozice LCB-PP ztrácí schopnost samonukleace. Snímky ze stereomikroskopu zobrazují vývoj trhlin jednotlivých vzorků v průběhu ozařování. Až do 300 hodin ozařování nebyly na površích vzorků viditelné žádné výraznější změny, při dalším ozáření se začala tvořit hustá síť. S rostoucím časem ozařování směsí docházelo ke vzniku trhlin a prasklin. Na vzorku LCB-PP nebyly detekovány žádné makroskopické trhliny, a to ani po 444 hodinách degradace.

SEZNAM POUŽITÉ LITERATURY

[1] MAIER, C., CALAFUT, T., *Polypropylene – The Definitive User's Guide and Databook*, Plastics Design Library, 1998, 452 p, ISBN 978-1-884207-58-7.

[2] BRYDSON, J., *Plastics Materials (7th Edition)*, Elsevier, 1999, 920 p, ISBN 978-0-7506-4132-6.

[3] The Definitive Guide to Polypropylene, Omnexus, [online], [cit. 2022-03-01]. https://omnexus.specialchem.com/selection-guide/polypropylene-pp-plastic

[4] FU, J., LI, X., ZHOU, M., HONG, R., ZHANG, J., *The* α -, β -, *And* γ -*Polymorphs of Polypropylene–Polyethylene Random Copolymer Modified by Two Kinds of* β -*Nucleating Agent*, Polymer Bulletin, 2019, Vol. 76, pp. 865–881.

https://doi.org/10.1007/s00289-018-2413-z

[5] WHITE, J. L., CHOI, D. D., *Polyolefins – Processing, Structure Development, and Properties*, Hanser Publishers, 2005, 271 p, ISBN 978-1-56990-369-8.

[6] LOTZ, B., WITTMANN, J. C., LOVINGER, A. J., Structure and Morphology of Poly(propylenes): A Molecular Analysis, Polymer, 1996, Vol. 37, Is. 22, pp. 4979–4992.
https://doi.org/10.1016/0032-3861(96)00370-9

[7] KERSCH, M., SCHMIDT, H.-W., ALTSTÄDT V., Influence of Different Beta-Nucleating Agents on The Morphology of Isotactic Polypropylene and Their Toughening Effectiveness, Polymer, 2016, Vol. 98, pp. 320–326.

https://doi.org/10.1016/j.polymer.2016.06.051

[8] NAVRÁTILOVÁ, J., Makromolekulární chemie II – přednášky, Univerzita Tomáše Bati ve Zlíně, Fakulta technologická, 2019.

[9] BORSIG, E., VAN DUIN, M., GOTSIS, A. D., PICCHIONI, F., Long Chain Branching on Linear Polypropylene by Solid State Reactions, European Polymer Journal, 2008, Vol. 44, Is. 1, pp. 200–212.

https://doi.org/10.1016/j.eurpolymj.2007.10.008

[10] LAGENDIJK, R. P., HOGT, A. H., BUIJTENHUIJS, A., GOTSIS, A. D., *Peroxydicarbonate Modification of Polypropylene and Extensional Flow Properties*, Polymer, 2001, Vol. 42, Is. 25, pp. 10035–10043.

https://doi.org/10.1016/S0032-3861(01)00553-5

[11] FENGYUAN, Y., ZHANG, H., LIAO, R., ZHENG, H., YU, W., ZHOU, CH., *Flow Induced Crystallization of Long Chain Branched Polypropylenes Under Weak Shear Flow*, European Polymer Journal, 2009, Vol. 45, Is. 7, pp. 2110–2118.

https://doi.org/10.1016/j.eurpolymj.2009.03.011

[12] BĚHÁLEK, L., *Polymery*, Brno, Code Creator, s. r. o., 2015, ISBN 978-80-88058-68-7.

[13] KALENDOVÁ, A., *Únava a stárnutí polymerů* – přednášky, Univerzita Tomáše Bati ve Zlíně, Fakulta technologická, 2021.

[14] TOLINSKI, M., *Ultraviolet Light Protection and Stabilization*, Additives for Polyolefins (Second Edition), Elsevier, 2015, pp. 32–43.

https://doi.org/10.1016/B978-0-323-35884-2.00004-1

[15] WYPYCH, G., *Handbook of Material Weathering (6th Edition)*, ChemTec Publishing, 2018, 982 p, ISBN 978-1-927885-31-4.

[16] Elektromagnetické spektrum, WikiSkripta, [online], [cit. 2022-03-05].

https://www.wikiskripta.eu/w/Elektromagnetick%C3%A9_spektrum

 [17] YOUSIF, E., HADDAD, R., Photodegradation and Photostabilization of Polymers, Especially Polystyrene: Review, SpringerPlus, 2013, Vol. 2, No. 398.
https://doi.org/10.1186/2193-1801-2-398

[18] HE, Y., LI, H., XIAO, X., ZHAO, X., Polymer Degradation: Category, Mechanism and Development Prospect, E3S Web of Conferences, 2021, Vol. 290, No. 01012. https://doi.org/10.1051/e3sconf/202129001012

[19] STOKLASA, K., *Makromolekulární chemie I*, Univerzita Tomáše Bati ve Zlíně, 2005, 106 p.

[20] WYPYCH, G., Handbook of UV Degradation and Stabilization (2nd Edition), ChemTec Publishing, 2015, 430 p, ISBN 978-1-895198-86-7.

[21] RAJAKUMAR, K., SARASVATHY, V., CHELVAN, A. T., CHITRA, R., VIJAYAKUMAR, C. T., *Natural Weathering Studies of Polypropylene*, Journal of Polymers and the Environment, 2009, Vol. 17, No. 191.

https://doi.org/10.1007/s10924-009-0138-7

[22] GRAUSE, G., CHIEN, M.-F., INOUE, CH., *Changes During the Weathering of Polyolefins*, Polymer Degradation and Stability, 2020, Vol. 181, No. 109364.

https://doi.org/10.1016/j.polymdegradstab.2020.109364

[23] Termické analýzy, Univerzita Tomáše Bati ve Zlíně, [online], [cit. 2022-03-10].

https://ufmi.ft.utb.cz/texty/kzm/KZM_06.pdf?fbclid=IwAR3sg4KljxkuzeWLKNrJc1yzJTn 1TtiJ8nVmqbFYMy6UlpNeMEnRE6x1sqQ

[24] Diferenciální skenovací kalorimetrie, Vysoká škola chemicko-technologická v Praze,[online], [cit. 2022-03-11]

https://fchi.vscht.cz/files/uzel/0010367/cwl2js87vLAsPwUA.pdf?redirected

[25] SCHICK, C., *Differential Scanning Calorimetry (DSC) of Semicrystalline Polymers*, Analytical and Bioanalytical Chemistry, 2009, Vol. 395, No. 1589.

https://doi.org/10.1007/s00216-009-3169-y

[26] What is a differential scanning calorimeter, Socratic, [online], [cit. 2022-03-15]. https://socratic.org/questions/what-is-a-differential-scanning-calorimeter

[27] WU, H., STACEY, D., Small- and Wide-Angle X-Ray Scattering (SAXS/WAXS) with Temperature-Controlled Stages Makes Phase Identification Faster than Ever, Microscopy Today, 2021, Vol. 29, Is. 6, pp. 30–36.

https://doi.org/10.1017/S1551929521001358

[28] RTG difrakce v materiálovém výzkumu, Technická univerzita v Liberci, [online], [cit. 2022-03-16].

http://www.kmt.tul.cz/edu/podklady_kmt_magistri/MSS/Vyukove_texty_XRD.pdf

[29] Identifikace materiálů pomocí metod rentgenové práškové difrakce, Masarykova univerzita Brno, [online], [cit. 2022-03-16].

https://www.sci.muni.cz/chemsekce/c8870/pdf/Uloha10_RTG.pdf

[30] Infračervená spektrometrie, Vysoká škola chemicko-technologická v Praze, [online], [cit. 2022-03-16]

https://www.vscht.cz/files/uzel/0005766/Infra%C4%8Derven%C3%A1+spektrometrie.pdf ?redirected

[31] BEĆ, K. B., GRABSKA, J., HUCK, W., *Biomolecular and Bioanalytical Applications* of Infrared Spectroscopy – A Review, Analytica Chimica Acta, 2020, Vol. 1133, pp. 150–177.

https://doi.org/10.1016/j.aca.2020.04.015

[32] Infračervená spektroskopie, Masarykova univerzita Brno, [online], [cit. 2022-03-16]. https://is.muni.cz/el/sci/podzim2013/C3804/Infracervena_Spektroskopie_VSCHT.pdf [33] VAN DE VOORT, F. R., *Fourier Transform Infrared Spectroscopy Applied to Food Analysis*, Food Research International, 1992, Vol. 25, Is. 5, pp. 397–403.

https://doi.org/10.1016/0963-9969(92)90115-L

[34] SANDLE, T., *Microbiology Laboratory Techniques*, Pharmaceutical Microbiology, 2016, pp. 63–80.

https://doi.org/10.1016/B978-0-08-100022-9.00006-2

[35] Optická (světelná) mikroskopie, Vysoká škola chemicko-technologická v Praze, [online], [cit. 2022-03-20]

https://fchi.vscht.cz/files/uzel/0010367/8_cFAA.pdf?redirected

[36] What is a stereomicroscope, Microscopeinternational, [online], [cit. 2022-03-25] https://microscopeinternational.com/what-is-a-stereo-microscope/

[37] Přístrojové vybavení, Univerzita Tomáše Bati ve Zlíně, [online], [cit. 2022-04-1].

https://ft.utb.cz/ustav-inzenyrstvi-polymeru/veda-a-vyzkum/pristrojove-vybaveni/

[38] JONES, A. T., AIZLEWOOD, J. M., BECKETT, D. R., *Crystalline Forms of Isotactic Polypropylene*, Die Makromolekulare Chemie, 1964, Vol. 75, Is. 1, pp. 134–158.

https://doi.org/10.1002/macp.1964.020750113

[39] SAUER, J. A., PAE, K. D., *Structure and Thermal Behavior of Pressure-crystallized Polypropylene*, Journal of Applied Physics, 1968, Vol. 39, pp. 4959–4968.

https://doi.org/10.1063/1.1655893

[40] OBADAL, M., ČERMÁK, R., STOKLASA, K., *Tailoring of Three-Phase Crystalline Systems in Isotactic Poly(propylene)*, Macromolecular Rapid Communications, 2005, Vol. 26, Is. 15, pp. 1253–1257.

https://doi.org/10.1002/marc.200500272

[41] VÝCHOPŇOVÁ, J., OBADAL, M., ČERMÁK, R., RAAB, M., Vývoj Struktury α- a β-Polypropylenu Během Fotodegradace, 2006, Plasty a kaučuk, Vol. 43, Is. 11-12, pp. 6–11., ISSN 0322-7340.

[42] VÝCHOPŇOVÁ, J., OBADAL, M., ČERMÁK, R., RAAB, M., VERNEY, V., COMMEREUC, S., *The Role of Specific Nucleation in Polypropylene Photodegradation*, Polymer Degradation and Stability, 2007, Vol. 92, Is. 10, pp. 1763–1768. https://doi.org/10.1016/j.polymdegradstab.2007.07.010
[43] THORAT, H. B., PRABHU, C. S., KUMAR, S. K., PANDYA, M. V., *γ-Ray-Induced Degradation: A Comparative Study for Homo- and Copolymers of Polypropylene*, Journal of Applied Polymer Science, 1998, Vol. 65, Is. 13, pp. 2715–2720.

https://doi.org/10.1002/(SICI)1097-4628(19970926)65:13<2715::AID-APP12>3.0.CO;2-W

[44] OBADAL, M., ČERMÁK, R., RAAB, M., VERNEY, V., COMMEREUC, S., FRAISSE, F., *Structure Evolution of* α - and β -Polypropylenes Upon UV Irradiation: A Multiscale Comparison, Polymer Degradation and Stability, 2005, Vol. 88, Is. 3, pp. 532–539.

https://doi.org/10.1016/j.polymdegradstab.2004.12.014

[45] GAJZLEROVÁ, L., NAVRÁTILOVÁ, J., RYZÍ, A., SLABĚŇÁKOVÁ, T., Joint effects of long-chain branching and specific nucleation on morphology and thermal properties of polypropylene blends, Express Polymer Letters, 2020, Vol. 14, Is. 10, pp. 952–961.

https://doi.org/10.3144/expresspolymlett.2020.77

[46] RABELLO, M. S., WHITE, J. R., *The Role of Physical Structure and Morphology in the Photodegradation Behaviour of Polypropylene*, Polymer Degradation and Stability, 1997, Vol. 56, Is. 1, pp. 55–73.

https://doi.org/10.1016/S0141-3910(96)00202-9

[47] RABELLO, M. S., WHITE, J.R., *Crystallization and Melting Behaviour of Photodegraded Polypropylene – I. Chemi-Crystallization*, Polymer, 1997, Vol. 38, Is. 26, pp. 6379–6387.

https://doi.org/10.1016/S0032-3861(97)00213-9

[48] RABELLO, M. S., WHITE, J. R., *Crystallization and Melting Behaviour of Photodegraded Polypropylene – II. Re-Crystallization of Degraded Molecules*, Polymer, 1997, Vol. 38, Is. 26, pp. 6389–6399.

https://doi.org/10.1016/S0032-3861(97)00214-0

[49] AURIEMMA, F., DE ROSA, C., BOSCATO, T., CORRADINI, P., *The Oriented* γ-Form of Isotactic Polypropylene, Macromolecules, 2001, Vol. 34, Is. 14, pp. 4815–4826. <u>https://doi.org/10.1021/ma0100504</u>

[50] AURIEMMA, F., ALFONSO, G. C., DE ROSA, C., *Polymer Crystallization I, From Chain Microstructure to Processing*, Advances in Polymer Science, 2017, Vol. 276. https://doi.org/10.1007/978-3-319-49203-2

SEZNAM POUŽITÝCH SYMBOLŮ A ZKRATEK

PP	polypropylen
UV	ultrafialové (záření)
LCB-PP	polypropylen s dlouhými větvemi
ZN	Ziegler-Nattovy katalyzátory
iPP	izotaktický polypropylen
sPP	syndiotaktický polypropylen
aPP	ataktický polypropylen
M _n	molekulová hmotnost
ρ	hustota
T _m	teplota tání
С	rychlost záření (ve vakuu)
ν	frekvence záření
λ	vlnová délka záření
Ε	energie záření
h	Planckova konstanta
ν	frekvence záření
S_0	základní stav molekul
S_1, S_2, S_3	stavy molekul s vyšší energií
UVA	ultrafialové záření o vlnové délce 320-400 nm
UVB	ultrafialové záření o vlnové délce 290-320 nm
СО	oxid uhelnatý
CO ₂	oxid uhličitý
DSC	diferenciální skenovací kalorimetrie
Tg	teplota skelného přechodu
T _c	teplota krystalizace

c_p	měrné teplo
Н	entalpie
S	entropie
RTG	rentgenové (záření)
d	mezirovinná vzdálenost sousedních atomových rovin
θ	difrakční úhel (úhel mezi difraktovaným svazkem a atomovou rovinou)
n	řád reflexe
λ	vlnová délka
FIR	daleká infračervená oblast
MIR	střední infračervená oblast
NIR	blízká infračervená oblast
Т	transmitance
А	absorbance
1/T	dekadický logaritmus transmitance
-OH	hydroxylová skupina
C=O	karbonylová skupina
N–H	aminoskupina
CH ₃	methyl
FTIR	infračervená spektroskopie s Fourierovou transformací
L-PP	lineární polypropylen
SM 1	směs 1
SM 5	směs 5
SM 10	směs 10
WAXS	širokoúhlá rentgenová difrakce
Xc	krystalinita
Ic	krystalická fáze

I _A	amorfní fáze
В	procentuální podíl β-modifikace v krystalickém podílu
Η _{α1, α2, α3}	intenzity α-difrakčních píků
H_{eta}	intenzita β-difrakčního píku
G	podíl γ-modifikace
${ m H}_{\gamma}$	γ-reflexe
K_{β}	podíl β-modifikace
$K_{\alpha+\gamma}$	podíl α- a γ-modifikace
Κα	podíl α-modifikace
K_{γ}	podíl γ-modifikace
CI	Karbonyl index
A_c	plocha karbonylových absorbčních pásů
A_R	plocha referenčního pásu
СН	vazba uhlík-vodík
IR	infračervená (spektra)
YI	index žlutosti
ΔH_{m}	entalpie tání
ΔH_c	entalpie krystalizace

SEZNAM OBRÁZKŮ

Obr. č. 1: Polymerace polypropylenu [3]	12
Obr. č. 2: Konfigurace PP (ataktický, izotaktický, syndiotaktický) [3]	. 13
Obr. č. 3: Struktura krystalu α-modifikace iPP [6]	14
Obr. č. 4: Krystalická struktura γ-modifikace iPP [5]	15
Obr. č. 5: Jablonského diagram [15] Obr. č. 6: Back-biting proces [20]	20 22
Obr. č. 7: Reakce typu Norrish I [21]	22
Obr. č. 8: Mechanismy rozkladu alkoxyradikálu v PP [22]	23
Obr. č. 9: Schéma diferenciální skenovací kalorimetrie [26]	24
Obr. č. 10: Braggova difrakční podmínka [28]	25
Obr. č. 11: Elektromagnetické spektrum [31]	26
Obr. č. 12: Schéma základních součástí FTIR [33]	27
Obr. č. 13: Uchycení vzorků	31
Obr. č. 14: Xenotest ATLAS [37]	32
Obr. č. 15: Spektrofotometr HunterLab UltraScan Pro [37]	35
Obr. č. 16: Vliv UV-záření na molekulární degradaci vzorků	38
Obr. č. 17: Vývoj IR spekter vzorku L-PP v oblasti absorbce karbonylových skupin	39
Obr. č. 18: Vývoj IR spekter vzorku LCB-PP v oblasti absorbce karbonylových skupin .	40
Obr. č. 19: Vývoj IR spekter vzorku SM 1 v oblasti absorbce karbonylových skupin	40
Obr. č. 20: Vývoj IR spekter vzorku SM 5 v oblasti absorbce karbonylových skupin	41
Obr. č. 21: Vývoj IR spekter vzorku SM 10 v oblasti absorbce karbonylových skupin	41
Obr. č. 22: Vliv UV-záření na zákal vzorků	43
Obr. č. 23: Závislost indexu žlutosti na délce expozice	44
Obr. č. 24: Vývoj rentgenogramů vzorku L-PP během UV-ozařování	46
Obr. č. 25: Vývoj rentgenogramů vzorku LCB-PP během UV-ozařování	46

Obr. č. 26: Vývoj rentgenogramů vzorku SM 1 během UV-ozařování
Obr. č. 27: Vývoj rentgenogramů vzorku SM 5 během UV-ozařování
Obr. č. 28: Vývoj rentgenogramů vzorku SM 10 během UV-ozařování 48
Obr. č. 29: Vliv UV-záření na krystalinitu vzorků 49
Obr. č. 30: Vývoj teploty tání všech vzorků během fotodegradace
Obr. č. 31: Vývoj termogramů prvního tání materiálu L-PP během fotodegradace 53
Obr. č. 32: Vývoj termogramů prvního tání materiálu LCB-PP během fotodegradace 54
Obr. č. 33: Vývoj termogramů prvního tání materiálu SM 1 během fotodegradace 54
Obr. č. 34: Vývoj termogramů prvního tání materiálu SM 5 během fotodegradace 55
Obr. č. 35: Vývoj termogramů prvního tání materiálu SM 10 během fotodegradace 55
Obr. č. 36: Vývoj teploty krystalizace všech vzorků během fotodegradace
Obr. č. 37: Vývoj termogramů krystalizace materiálu L-PP během fotodegradace 58
Obr. č. 38: Vývoj termogramů krystalizace materiálu LCB-PP během fotodegradace 58
Obr. č. 39: Vývoj termogramů krystalizace materiálu SM 1 během fotodegradace 59
Obr. č. 40: Vývoj termogramů krystalizace materiálu SM 5 během fotodegradace 59
Obr. č. 41: Vývoj termogramů krystalizace materiálu SM 10 během fotodegradace 60
Obr. č. 42: Snímky povrchu vzorku L-PP po 0, 300 a 444 hodinách degradace62
Obr. č. 43: Snímky povrchu vzorku LCB-PP po 0, 300 a 444 hodinách degradace 63
Obr. č. 44: Snímky povrchu vzorku SM 1 po 0, 300 a 444 hodinách degradace64
Obr. č. 45: Snímky povrchu vzorku SM 5 po 0, 300 a 444 hodinách degradace65
Obr. č. 46: Snímky povrchu vzorku SM 10 po 0, 300 a 444 hodinách degradace

SEZNAM TABULEK

Tab. č. 1: Srovnání vybraných vlastností sPP a iPP [2]	16
Tab. č. 2: Složení připravených směsí	30
Tab. č. 3: Zákal vzorků v průběhu degradace	42
Tab. č. 4: Naměřené hodnoty indexu žlutosti v průběhu degradace	44
Tab. č. 5: Krystalinita a obsah jednotlivých polymorfních fází všech vzorků	50
Tab. č. 6: Vývoj teploty tání (T_m) všech vzorků během fotodegradace	52
Tab. č. 7: Vývoj teploty krystalizace (T _c) během fotodegradace	57

SEZNAM PŘÍLOH

Příloha P I: Materiálový list BorcleanTM HC310BF

Příloha P II: Materiálový list DaployTM WB140HMS

Příloha P III: Vypočítané hodnoty Karbnyl indexu

Příloha P IV: Tabulky výsledků DSC

PŘÍLOHA P I: MATERIÁLOVÝ LIST BORCLEANTM HC310BF

PRODUCT DATA SHEET

02.03.2017 Ed.1

Polypropylene Borclean™ HC310BF

Description Borclean HC310BF - is a high cristallinity homopolymer film resin.

Applications

Borclean HC310BF is recommended for:

BOPP Dielectrical film for capacitors

Metallisable film

Additives

Borclean HC310BF does not contain slip or antiblock additives.

Special Features

Borclean HC310BF is optimised to deliver:

Super high purity Improved high thermal stability Low dissipation factor Good stiffness Easy surface roughness control Outstanding processability Metallisable Very low ash content

Physical Properties

Property	Typical Value Test Method Data should not be used for specification work		
Melt Flow Rate (230 °C/2,16 kg) Catalyst residues Titanium (ICP) Catalyst residues Aluminium (ICP) Catalyst residues Chloride (XRF) Total ash content Molecular w eight distribution	3,3 g/10min < 3 ppm < 3 ppm < 3 ppm < 20 ppm Broad	ISO 1133 Borealis Method Borealis Method Borealis Method ISO 3451-1	

Electrical Properties

Property	Typical Value Data should not be used for	Test Method specification work	Test Method	
Dielectric constant	2,25	IEC 60250		

Borclean is a trademark of the Borealis group. Borclean is a trademark of the Borealis group.



Borclean HC310BF

Storage

Borclean HC310BF has a minimum shelf life of 18 months from production date if stored in unopened original packages, under dry and clean conditions and protected from UV light.

Recommended storage time at customer should not exceed 6 months. Improper storage can initiate degradation, which results in odour generation and colour changes and can have negative effects on the physical properties of this product.

Safety

The product is not class ified as dangerous.

Please see our "Safety data sheet" / "Product safety information sheet" for details on various aspects of safety, recovery and disposal of the product. For more information, contact your Borealis representative.

Recycling

The product is suitable for recycling using modern methods of shredding and cleaning. In -house production waste should be kept clean to facilitate direct recycling.

Related Documents

The following related documents are available on request, and represent various aspects on the usability, safety, recovery and disposal of the product.

"Safety data sheet" / "Product safety inform ation sheet" Statement on compliance to food contact regulations Statement on chemicals, regulations and standards



Borclean HC310BF

Disclaimer

The product(s) mentioned herein are not intended to be used for medical, pharmaceutical or healthcare applications and we do not support their use for such applications.

To the best of our knowledge, the information contained herein is accurate and re liable as of the date of publication; however we do not assume any liability whatsoever for the accuracy and completeness of such information.

Borealis makes no warranties which extend beyond the description contained herein. Nothing herein shall constitute any warranty of merchantability or fitness for a particular purpose.

It is the customer's responsibility to inspect and test our products in order to satisfy itself as to the suitability of the products for the customer's particular purpose. The customer is responsible for the appropriate, safe and legal use, processing and handling of our products.

No liability can be accepted in respect of the use of any Borealis product in conjunction with any other products and/or materials. The information contained herein relates exclusively to our products when not used in conjunction with any other material unless as specifically provided for in the test methods stated above.



PŘÍLOHA P II: MATERIÁLOVÝ LIST DAPLOYTM WB140HSM

PRODUCT DATA SHEET

16.03.2021 Ed.5

Polypropylene Daploy™ WB140HMS

Description

DaployTM WB140HMS is a structurally isomeric modified propylene homopolymer for low density foam applications. It is a long chain branched homopolymer

CAS-No. 9003-07-0

Applications

Daploy WB140HMS is recommended for:

Foamed applications in automotive, food and non-food packaging, building and construction.

Special Features

Daploy WB140HMS is optimised to deliver:

High stiffness High service temperature Excellent processability Foamability in foam extrusion processes Good insulation properties of foamed materials Good thermal and acoustic insulation properties

Physical Properties

Property	Typical Value Data should not be used for specifica	Test Method ation work
Melt Flow Rate (230 °C/2,16 kg)	2,1 g/10min	ISO 1133
Tensile Modulus	2.000 MPa	ISO 527-2

Application Related Properties

Property	Typical Value Data should not be used for specifica	Test Method ation work		
Melt strength	36 c N	Borealis Test Method		
Melt Extensibility	230 mm/sec	Borealis Test Method		

Storage

Daploy WB140HMS should be stored in dry conditions at temperatures below 50°C and protected from UVlight. Improper storage can initiate degradation, which results in odour generation and colour changes and can have negative effects on the physical properties of this product. More information on storage is found in the Safety data sheet (SDS) / Product safety information sheet (PSIS)

More information on storage is found in the Safety data sheet (SDS) / Product safety information sheet (PSIS) for this product.

Daploy is a trademark of the Borealis group.





Safety

Please see the Safety data sheet (SDS) / Product safety information sheet (PSIS) for details on various aspects of safety, recovery and disposal of the products. For more information, contact your Borealis representative.

Recycling

The product is suitable for recycling using modern methods of shredding and cleaning. In-house production waste should be kept clean to facilitate direct recycling.

Related Documents

For general and grade specific compliance documents please see Borealis' homepage www.borealisgroup.com or ask your Borealis representative.

Issuer:

New Business Development / Jeroen Frederix Product Management / Petar Doshev

Disclaimer

The product(s) mentioned herein are not intended to be used for medical, pharmaceutical or healthcare applications and we do not support their use for such applications.

To the best of our knowledge, the information contained herein is accurate and reliable as of the date of publication; however we do not assume any liability whatsoever for the accuracy and completeness of such information.

Borealis makes no warranties which extend beyond the description contained herein. Nothing herein shall constitute any warranty of merchantability or fitness for a particular purpose.

It is the customer's responsibility to inspect and test our products in order to satisfy itself as to the suitability of the products for the customer's particular purpose. The customer is responsible for the appropriate, safe and legal use, processing and handling of our products.

No liability can be accepted in respect of the use of any Borealis product in conjunction with any other products and/or materials. The information contained herein relates exclusively to our products when not used in conjunction with any other material unless as specifically provided for in the test methods stated above.



PŘÍLOHA P III: VYPOČÍTANÉ HODNOTY KARBONYL INDEXU

			L-PP		LCB-PP			
Délka expozice [hod]		$A_R [cm^{-1}]$	$A_{C} [cm^{-1}]$	CI [1]	$A_R [cm^{-1}]$	$A_{C} [cm^{-1}]$	CI [1]	
		2752,058	1770,420		2752,058	1793,563	0,0	
0		2696,130	1654,706	0,2	2694,201	1650,849		
	PLOCHA	61,041	12,348		59,257	1,811		
		2752,058	1770,42		2752,058	1801,277		
48		2694,201	1654,706	0,2	2694,201	1652,778	0,5	
	PLOCHA	59,118	14,085		47,418	24,800		
		2752,058	1791,634		2752,058	1791,634		
84		2694,201	1652,778	0,9	2696,130	1652,778	0,5	
	PLOCHA	43,861	40,947		59,201	30,375		
		2752,058	1799,348		2752,058	1789,706		
120		2698,058	1652,778	0,8	2696,13	1652,778	0,4	
	PLOCHA	43,29	35,005		49,059	21,037		
		2750,129	1789,706		2748,201	1791,634	0,7	
156		2698,058	1652,778	1,4	2694,201	1652,778		
	PLOCHA	26,615	37,885		43,606	30,713		
		2752,058	1795,491		2752,058	1791,634	1,4	
192		2692,273	1652,778	1,9	2696,130	1652,778		
	PLOCHA	21,921	42,674		23,180	33,046		
		2748,201	1791,634		2752,058	1793,563	1,8	
228		2698,058	1652,778	2,9	2698,059	1652,778		
	PLOCHA	19,626	57,026		20,277	37,248		
		2748,201	1791,634		2750,129	1779,348	2,1	
264		2696,130	1654,706	2,5	2696,130	1652,778		
	PLOCHA	19,848	50,135		20,758	43,895		
		2750,129	1828,277		2750,129	1793,563		
300		2696,130	1654,706	3,7	2698,058	1652,778	2,4	
	PLOCHA	20,462	74,786		20,408	48,588		
		2748,201	1805,134		2746,272	1791,634		
336		2694,201	1654,706	4,2	2696,130	1654,706	2,1	
	PLOCHA	19,799	84,009		19,805	40,658		
		2748,201	1818,634		2748,201	1801,277		
372		5694,201	1656,635	5,0	2694,201	1652,778	3,6	
	PLOCHA	18,751	94,264		19,613	70,559		
		2750,129	1845,634		2752,058	1847,562		
408		2694,201	1654,706	6,8	2696,130	1652,778	5,2	
	PLOCHA	18,305	125,073		20,243	105,606		
		2752,058	1820,563		2748,201	1810,920		
444		2698,058	1652,778	8,3	2696,130	1652,778	6,0	
	PLOCHA	16,810	139,688		19,560	117,676		

Karbonylový index vzorků L-PP a LCB-PP

		SM 1		SM 5			SM 10			
Delka expozice [hod]		$A_R [cm^{-1}]$	$A_{C} [cm^{-1}]$	CI [1]	$A_R [cm^{-1}]$	$A_{C} [cm^{-1}]$	CI [1]	$A_R [cm^{-1}]$	$A_{C} [cm^{-1}]$	CI [1]
		2753,022	1765,599		2753,022	1763,670		2749,165	1761,741	
0		2696,130	1726,063	0,1	2693,237	1727,027	0,1	2693,237	1725,099	0,1
	PLOCHA	19,498	2,433		18,296	1,985		19,805	2,131	
		2749,165	1765,599		2750,129	1767,527	0,1	2751,094	1764,634	0,1
48		2694,201	1722,206	0,1	2692,273	1726,063		2691,308	1725,099	
	PLOCHA	19,386	2,186		18,940	1,798		19,610	1,709	
		2756,879	1799,348		2747,237	1803,206		2753,987	1798,384	
84		2694,201	1718,349	0,1	2693,237	1718,349	0,2	2694,201	1723,170	0,1
	PLOCHA	19,420	2,260		16,838	2,580		18,909	2,319	
		2758,808	1813,813		2752,058	1814,777		2753,987	1808,027	
120		2692,273	1724,135	0,1	2691,308	1723,170	0,1	2692,273	1716,420	0,1
	PLOCHA	19,161	1,441		18,063	1,322		18,556	2,150	
		2753,022	1819,598		2751,094	1808,027		2753,987	1808,991	0,1
156		2686,487	1723,170	0,1	2696,130	1723,170	0,1	2693,237	1722,206	
	PLOCHA	19,937	1,201		17,889	1,496		20,305	1,692	
		2749,994	1799,260	2,9	2749,029	1799,260	3,1	2749,029	1793,474	2,0
192		2695,997	1651,732		2694,068	1651,732		2697,925	1653,660	
	PLOCHA	19,595	57,399		17,796	55,419		18,835	36,877	
		2752,000	1799,000		2752,000	1803,000	1,0	2752,000	1803,000	0,9
228		2692,000	1670,000	1,0	2692,000	1670,000		2696,000	1670,000	
	PLOCHA	18,802	18,750		17,414	17,561		18,738	16,855	
		2752,058	1812,848	1,8	2752,058	1810,920	1,9	2752,058	1807,063	1,6
264		2698,058	1662,421		2694,201	1668,206		2692,273	1670,135	
	PLOCHA	19,274	35,093		17,778	33,319		19,179	30,516	
		2750,129	1810,920		2752,058	1814,777		2752,058	1818,634	
300		2694,201	1668,206	2,7	2694,201	1668,206	2,9	2694,058	1670,135	2,5
	PLOCHA	18,810	50,191		17,410	50,100		18,979	48,225	
		2748,201	1810,920		2748,201	1812,848		2752,058	1812,848	
336		2694,201	1668,206	3,5	2698,058	1670,135	3,9	2698,058	1666,278	3,5
	PLOCHA	18,578	65,538		17,032	66,611		18,624	65,278	
		2750,129	1818,634		2752,058	1818,634		2752,058	1822,491	
372		2698,058	1675,920	4,2	2698,058	1662,421	5,0	2696,130	1662,421	4,6
	PLOCHA	18,266	76,680		16,933	85,121		18,767	85,545	
		2752,058	1824,420		2752,058	1824,420		2752,058	1824,420	
408		2694,201	1668,206	5,2	2696,130	1668,206	5,9	2694,201	1668,206	5,4
	PLOCHA	18,729	96,624		17,060	99,907		18,754	100,503	
		2752,058	1839,848		2752,058	1832,134		2752,058	1830,205	
444		2694,201	1652,778	9,4	2696,130	1652,778	10,5	2699,987	1652,778	10,3
	PLOCHA	18,320	172,911		16,389	171,650		17,555	180,361	

Karbonylový index vzorků SM 1, SM 5 a SM 10

P IV: TABULKY VÝSLEDKŮ DSC

L-PP				
Délka ozařování [hod]	T _{m1} [°C]	$\Delta H_{m1} [J/g]$	T _c [°C]	Δ H _c [J/g]
0	166,13 (150,19; 142,72)	-113,87	114,44	118,19
48	166,74 (150,96; 143,16)	-111,91	113,94	113,65
84	165,62 (150,50; 142,36)	-114,41	114,11	116,26
120	165,75 (150,16; 142,20)	-109,29	113,78	111,12
156	165,73 (149,81; 141,84)	-112,33	114,16	116,99
192	165,05 (148,47; 140,99)	-111,57	113,98	113,35
228	162,15 (155,97; 140,46)	-119,53	113,85	118,8
264	162,8 (140,98)	-125,87	112,3	104,82
300	158,5 (155,18; 139,18)	-139,56	110,43	93,03
336	156,85 (154,49; 152,84; 138,87)	-116,16	112,57	101,59
372	155,6 (154,27; 138,16)	-132,22	112,89	115,47
408	155,12 (138,18)	-136,83	112,08	111,25
444	151,22 (136,13)	-139,31	110,48	99,83

Výsledky DSC vzorku L-PP

Výsledky DSC vzorku LCB-PP

LCB-PP					
Délka ozařování [hod]	T _{m1} [°C]	$\Delta H_{m1} [J/g]$	T _c [°C]	Δ H _c [J/g]	
0	160,81 (159,65; 139,18)	-108,41	131,13	106,71	
48	160,19 (139,52)	-104,93	130,71	105,22	
84	161,18 (156,08; 139,70)	-102,28	130,54	102,76	
120	162,5 (140,67)	-100,84	129,46	106,79	
156	163,84 (160,34; 157,18; 139,99)	-97,29	129,55	111,33	
192	159,82	-103,54	129,51	110,88	
228	163,77 (161,1; 159,10)	-100,6	129,23	103,01	
264	158,35	-105,23	125,32 (116,25)	101,32	
300	157,06	-112,61	111,3	98,17	
336	155,08	-115,67	110,21	99,91	
372	154,53 (145,79)	-115,44	111,16	102,22	
408	154,27 (147,21)	-114,58	110,71 (98,28)	101,17	
444	154,02 (143,96)	-137,75	108,55	80,7	

SM 1				
Délka ozařování [hod]	T _{m1} [°C]	ΔH_{m1} [J/g]	T _c [°C]	Δ H _c [J/g]
0	165,55 (143,99)	-118,84	125,34	118,95
48	164,73 (160,80; 144,17)	-114,93	124,99	117,02
84	166,09 (143,84)	-117,17	124,63	119,45
120	167,76 (144,12)	-117,83	124,39	120,03
156	166,18 (142,98)	-116,2	121,94	121,37
192	163,57 (161,87)	-121,34	116,46	119,01
228	161,73 (157,38; 142,28)	-121	116,07	118,07
264	159,47 (154,01; 141,35)	-138,96	112,53	90,75
300	155,47 (141,04)	-131,31	113,01	107,25
336	155,17 (151,08; 147,09)	-132,47	112,91	107,72
372	162,88 (160,08; 142,18)	-115,94	115,33	117,38
408	155,52 (149,49)	-136,71	113,91 (102,93)	113,47
444	152,89 (148,94)	-150,97	110,77	90,77

Výsledky DSC vzorku SM 1

Výsledky DSC vzorku SM 5

SM 5					
Délka ozařování [hod]	T _{m1} [°C]	$\Delta H_{m1} [J/g]$	T _c [°C]	Δ H _c [J/g]	
0	164,63	-116,56	127,21	118,09	
48	165,41	-172,71	126,59	173,11	
84	165,1	-118,29	126,21	119,75	
120	164,59	-117,91	125,12 (117,01)	120,91	
156	165,19 (162,24)	-112,97	120,9	121,4	
192	162,08 (158,07)	-117,52	115,19	117,03	
228	167,5	-115,49	126,17 (115,04)	119,45	
264	159,7 (153,85; 141,69)	-132,61	112,86	99,4	
300	156,38 (152,14)	-138,35	112,79	111,59	
336	156,26 (151,36)	-136,84	112,37	111,68	
372	154,39	-157,92	109,57		
408	152,6	-135,12	112,05 (100,92)	111,64	
444	150,7	-153,58	108,11	85,43	

SM 10					
Délka ozařování [hod]	T _{m1} [°C]	$\Delta H_{m1} [J/g]$	T _c [°C]	Δ H _c [J/g]	
0	162,96	-117,1	128,19	120,83	
48	163,75	-115,36	127,39	117,07	
84	165,13	-116,42	127,05	117,78	
120	163,7	-117,2	126,54	119,46	
156	166,11 (160,82)	-115,67	125,58	121,2	
192	164,31	-116,44	122,82	118,74	
228	160,41 (163,58; 151,76)	-120,46	115,79	114,58	
264	158,13 (156,50)	-120,32	113,38	96,25	
300	156,9	-125,3	113,49	111,51	
336	156,96	-131,53	113,25 (99,75)	112,93	
372	156,62	-130,15	113,79	112,3	
408	155,34	-132,47	112,89 (99,59)	112,21	
444	154,04 (150,6)	-150,04	110,43	86,27	

Výsledky DSC vzorku SM 10