

بِسْمِ اللَّهِ الرَّحْمَنِ الرَّحِيمِ



دانشگاه صنعتی اصفهان

دانشکده شیمی

پلیمر شدن رشد- مرحله‌ای مونومر آروماتیک فعال نوری جدید، حاوی قطعات
حجیم آنتراسنی و S- والین، با دی‌ال‌ها و دی‌آمین‌های آروماتیک تحت شرایط
حلال سبز

پایان‌نامه کارشناسی ارشد شیمی آلی- پلیمر
فاطمه میرکریمی

استاد راهنما

پروفسور شادپور ملک‌پور



دانشگاه صنعتی اصفهان

دانشکده شیمی

پایان نامه کارشناسی ارشد رشته شیمی آلی - پلیمر خانم فاطمه میر کریمی

تحت عنوان

پلیمر شدن رشد مرحله‌ای مونومر آروماتیک فعال نوری جدید، حاوی قطعات
حجیم آنتراسنی و S-والین، با دی‌ال‌ها و دی‌آمین‌های آروماتیک تحت
شرایط حلال سبز

در تاریخ ۱۳۸۷/۱۱/۲۶ توسط کمیته تخصصی زیر مورد بررسی و تصویب نهایی قرار گرفت.

پروفسور شادپور ملک پور

۱- استاد راهنمای پایان نامه

پروفسور مهران غیاثی

۲- استاد مشاور

دکتر حمید جواهريان نقاش

۳- استاد داور

دکتر امیر عبدالملکی

۴- استاد داور

پروفسور بیژن نجفی

سرپرست تحصیلات تکمیلی دانشکده

خدا ایا، داده هایت را، نداده هایت را و گرفته هایت را دوست می دارم که داده هایت نعمت، نداده هایت حکمت و گرفته هایت وسیله ای است برای امتحان.

سپاس بی کران پروردگار یکتا را که هستی مان بخشید و به طریق علم و دانش رهنمونمان شد و به همنشینی رهروان علم و دانش مفتخرمان نمود و خوشبختی از علم و معرفت را روزیمان ساخت. اکنون در پایان مرحله ای دیگر از تحصیل، به پاس نعمات بی حد پروردگار بر خود لازم می دانم سپاسگزار تمام عزیزانی باشم که در برابر سختی ها و ناملاییم این راه، یاریم نمودند.

در آغاز از زحمات پدرم که بی نیازیم آموخت و مادرم که به من درس محبت داد، کمال تشکر را دارم. همچنین از زحمات بی دریغ، تلاش های بی وقفه و راهنمایی های ارزشمند استاد گرامی خود جناب آقای دکتر شاد پور ملک پور تشکر و قدردانی می نمایم.

از جناب آقای دکتر مهران خیائی که علاوه بر مشاوره پایان نامه، افتخار شاگردیشان را داشتم، متشرکرم. از اساتید محترم آقایان دکتر جواهریان و دکتر عبدالمالکی که زحمت داوری و بازخوانی پایان نامه را به عهده داشتند بسیار سپاسگزارم.

از جناب آقای دکتر محمود تبریزی ریاست محترم دانشکده شیمی و آقای دکتر بیژن نجفی سرپرست محترم تحصیلات تکمیلی نیز نهایت تشکر را دارم.

مراتب سپاس صمیمانه خود را از خواهران و برادران عزیزم به ویژه مهسا و حسین دارم که در تمام مراحل تحصیل همواره مشوق و پشتیبان برایم بوده و با رهنما دهای ارزشمند خود راهگشای اینجانب بوده اند.

از تمام دوستانم در آزمایشگاه تحقیقاتی پلیمر به خاطر کمک و هم فکری شان به خصوص خانم ها رفیعی، هاشمی، سپهری، اسدی، سلطانیان و آقایان تقوی، دیناری، نظری، تیرگیر، سید جمالی و حاتمی بی نهایت سپاسگزارم.

از هم اتفاقی هایم سر کار خانم مر جان روستا و الهام دهقان پیشه که خاطرات خوبی را با هم در خوابگاه داشتیم صمیمانه تشکر کرده و برای این عزیزان آرزوی موفقیت و خوشبختی دارم.

کلیه حقوق مادی مترتب بر نتایج مطالعات،
ابتكارات و نوآوریهای ناشی از تحقیق موضوع
این پایان‌نامه متعلق به دانشگاه صنعتی اصفهان است.

به پاس تعییر عظیم و انسانی شان از کلمه ایثار
به پاس عاطفه سرشار و گرمای امیدبخش وجودشان که در این سردترین روزگاران بهترین پشتیبان است
به پاس قلب‌های بزرگشان که فریادرس است و سرگردانی و ترس در پناهشان به شجاعت می‌گراید
و به پاس محبت‌های بی‌دریغشان که هرگز فروکش نمی‌کند

این مجموعه را به

پدر و مادر حزب‌زمه

تقدیم می‌کنم اگر چه از این اوراق بی‌بها مستغنیند.

فهرست مطالب

صفحه		عنوان
	فهرست مطالب
هشت	فهرست اشکال
دوازده	فهرست جداول
چهارده	چکیده
۱	فصل اول: مقدمه
۲	۱-۱- تاریخچه
۳	۱-۲- تعریف پلیمر و انواع آن
۴	۱-۳- پیوند در پلیمرها
۴	۱-۴- جرم مولکولی و درجه پلیمرشد
۵	۱-۵- تبدیل های گرمائی
۶	۱-۵-۱- عوامل مؤثر بر دماهای تبدیل
۷	۱-۶- سنتز پلیمرها
۷	۱-۶-۱- واکنش های تراکمی
۹	۱-۶-۲- واکنش های افزایشی
۹	۱-۷- پلی استرها
۹	۱-۷-۱- مقدمه
۱۰	۱-۷-۲- تهیه پلی استرها به وسیله واکنش های پلی تراکمی
۱۱	۱-۸- پلی آمیدها
۱۱	۱-۸-۱- مقدمه
۱۲	۱-۸-۲- تهیه پلی آمیدها به وسیله واکنش های پلیمر شدن تراکمی (فسفردار نمودن)
۱۴	۱-۸-۳- کاربرد پلی آمیدها
۱۴	۱-۹- پایداری حرارتی پلیمرها
۱۷	۱-۱۰- اشتعال پذیری و مقاومت در مقابل اشتعال
۱۷	۱-۱۰-۱- برآورد رفتار احتراق
۱۹	۱-۱۱- تخریب بیولوژیکی پلیمرها
۲۰	۱-۱۲- پلیمرهای قابل تخریب
۲۱	۱-۱۳- تجزیه حرارتی
۲۱	۱-۱۳-۱- گرماسنجی روبشی تفاضلی (DSC) و تجزیه گرمایی تفکیکی (DTA)
۲۲	۱-۱۳-۲- تجزیه وزن سنجی حرارتی (TGA) یا ترموگراویمتری

۲۴ ۱۴-۱- مقدمه‌ای بر آمینواسیدها
۲۴ ۱۴-۱- ساختار و خواص آمینواسیدها
۲۶ ۱۴-۱- پیکربندی آمینواسیدهای طبیعی
۲۷ ۱۴-۱- ۳- سنتر آمینواسیدها
۲۷ ۱۴-۱- ۴- سنتر آمینواسیدهای انانتیومری خالص
۲۹ ۱۴-۱- ۵- کاربرد آمینواسیدها در صنعت
۲۹ ۱۴-۱- ۵- الف- کاتالیزورهای کایرال
۲۹ ۱۴-۱- ۵- ب- پلاستیک‌های زیست تخریب پذیر
۳۰ ۱۵-۱- پلیمرهای فعال نوری
۳۲ ۱۶-۱- مایعات یونی
	فصل دوم: بخش تجربی
۳۷ ۲- دستگاهها و تجهیزات
۳۸ ۲- مواد اولیه (تهیه و خالص سازی)
۴۲ ۲- ۳- سنتر مونومر (۲S)-[۹-۱۰، ۹-۱۰، ۹-۱۱، ۱۱-۱۲، ۱۱-۱۲- دی کربوکسیمیدو)-۳- متیل بوتانوئیل آمینو] ایزو فتالیک اسید (۸)
۴۹ ۲- ۳- ۱- سنتر ترکیب سیس- ۱۰، ۹- دی هیدرو- ۱۰، ۹- اتانوآنتراسن- ۱۱- دی کربوکسیلیک اسید آنیدرید (۳)
۴۹ ۲- ۳- ۲- سنتر ترکیب (۲S)-[۹-۱۰، ۹-۱۰، ۹-۱۱- دی کربوکسیمیدو)-۳- متیل بوتانوئیل بوتانوئیک اسید (۵)
۴۰ ۲- ۳- ۲- الف- مشخصات طیفی ترکیب ۵
۴۰ ۲- ۳- ۲- سنتر ترکیب (۲S)-[۹-۱۰، ۹-۱۰، ۹-۱۱- دی کربوکسیمیدو)-۳- متیل بوتانوئیل کلراید (۶)
۴۱ ۲- ۳- ۲- الف- مشخصات طیفی اسید کلراید ۶
۴۱ ۲- ۳- ۲- سنتر ترکیب (۲S)-[۹-۱۰، ۹-۱۰، ۹-۱۱- دی کربوکسیمیدو)-۳- متیل بوتانوئیل آمینو] ایزو فتالیک اسید (۸)
۴۱ ۲- ۳- ۲- الف- مشخصات طیفی دی اسید ۸
۴۲ ۴- ۲- سنتر و شناسایی پلی استرهای فعال نوری جدید مشتق شده از (۲S)-[۹-۱۰، ۹-۱۰، ۹-۱۱- دی هیدرو- ۱۲، ۱۱- دی کربوکسیمیدو)-۳- متیل بوتانوئیل آمینو] ایزو فتالیک اسید (۸) حاوی زنجیر جانبی کایرال و دیالهای آروماتیک مختلف (۹a-۹f) به روش ویلز- مایر
۴۳ ۴- ۲- ۱- مشخصات طیفی پلی استرهای سنتری (PE)s
۴۴ ۴- ۲- ۵- تهیه PAهای (PA10aI- PA10fI) بر پایه دی اسید ۸ با استفاده از دی آمینهای آروماتیک (۱۰a-۱۰f) به روش

.....	پلیمر شدن تراکمی
۲-۵-۱- واکنش پلیمر شدن مونومر (۸) با دی‌آمینهای آروماتیک (۱۰a-۱۰f) به روش گرمادهی متداول با استفاده از سیستم NMP/TPP/CaCl ₂ /Py (روش I)	۴۴
۲-۵-۲- مشخصات طیفی PA ها	۴۵
۲-۵-۳- واکنش پلیمر شدن مونومر (۸) با دی‌آمینهای آروماتیک (۱۰a-۱۰f) به روش گرمادهی متداول در محیط مایع یونی (روش II)	۴۶
فصل سوم: نتایج و بحث	
۳-۱- ستز مونومر (۲S)-(۲S)-۱۰،۹- دی‌هیدرو-۱۰،۹- اتانوآنتراسن-۱۱،۱۲- دی‌کربوکسیمیدو)-۳- متیل بوتانوئیل آمینو‌ایزو فالیک اسید (۸)	۴۸
۳-۱-۱- ستز ترکیب سیس-۹- دی‌هیدرو-۱۰،۹- اتانوآنتراسن-۱۲،۱۱- دی‌کربوکسیلیک اسید ایندیرید (۳)	۴۸
۳-۱-۲- ستز ترکیب (۲S)-(۲S)-۱۰،۹- دی‌هیدرو-۱۰،۹- اتانوآنتراسن-۱۲،۱۱- دی‌کربوکسیمیدو)-۳- متیل بوتانوئیل کلراید (۶)	۴۸
۳-۱-۳- ستز ترکیب (۲S)-(۲S)-۱۰،۹- دی‌هیدرو-۱۰،۹- اتانوآنتراسن-۱۲،۱۱- دی‌کربوکسیمیدو)-۳- متیل بوتانوئیل آمینو‌ایزو فالیک اسید (۸)	۵۰
۳-۲- تهیه پلی‌استرهای بر پایه دی‌اسید ۸ با دی‌ال‌های آروماتیک (۹a-۹f) به روش پلیمر شدن تراکمی مستقیم (ولیز-مایر).	۵۱
۳-۲-۱- شناسایی PA ها	۵۳
۳-۲-۲- بررسی حلالت PE ها	۵۵
۳-۲-۳- بررسی خواص حرارتی پلی‌استرهای	۵۵
۳-۳- تهیه پلی‌آمیدهای (PA10aI- PA10afI) بر پایه دی‌اسید ۸ با استفاده از دی‌آمینهای آروماتیک (۱۰a-۱۰f) به روش پلیمر شدن تراکمی مستقیم.	۵۶
۳-۳-۱- واکنش پلیمر شدن مونومر (۸) با دی‌آمینهای آروماتیک (۱۰a-۱۰f) به روش گرمادهی متداول با استفاده از سیستم NMP/TPP/CaCl ₂ /Py (روش I)	۵۶
۳-۳-۲- واکنش پلیمر شدن مونومر (۸) با دی‌آمینهای آروماتیک (۱۰a-۱۰f) به روش گرمادهی متداول در محیط مایع یونی (روش II)	۵۸
۳-۳-۳- شناسایی PA ها	۶۰
۳-۳-۴- بررسی خواص انحلالی PA ها	۶۱
۳-۳-۵- بررسی خواص حرارتی پلی‌آمیدها	۶۲

۶۳۶-۳-۳- مقایسه خواص پلی آمیدهای به دست آمده از روش های I و II
۶۴۴-۳- نتیجه گیری
۱۲۴مراجع

فهرست اشکال

صفحه	عنوان	شكل
٦٥	طیف (FT-IR (KBr)، آنیدرید (٣))	١-٣
٦٦	طیف (FT-IR (KBr)، آیمید اسید (٥))	٢-٣
٦٧	طیف ($^1\text{H-NMR}$ (٥٠٠ MHz)، آیمید اسید (٥))	٣-٣
٦٨	طیف بسط یافته ($^1\text{H-NMR}$ (٥٠٠ MHz)، آیمید اسید (٥))	٤-٣
٦٩	طیف بسط یافته ($^1\text{H-NMR}$ (٥٠٠ MHz)، آیمید اسید (٥))	٥-٣
٧٠	طیف بسط یافته ($^1\text{H-NMR}$ (٥٠٠ MHz)، آیمید اسید (٥))	٦-٣
٧١	طیف ($^{13}\text{C-NMR}$ (٥٠٠ MHz)، آیمید اسید (٥))	٧-٣
٧٢	طیف بسط یافته ($^{13}\text{C-NMR}$ (١٢٥ MHz)، آیمید اسید (٥))	٨-٣
٧٣	طیف بسط یافته ($^{13}\text{C-NMR}$ (١٢٥ MHz)، آیمید اسید (٥))	٩-٣
٧٤	طیف بسط یافته ($^{13}\text{C-NMR}$ (١٢٥ MHz)، آیمید اسید (٥))	١٠-٣
٧٥	طیف (FT-IR (KBr)، آسیل کلراید (٦))	١١-٣
٧٦	طیف (FT-IR (KBr)، دی اسید (٨))	١٢-٣
٧٧	طیف ($^1\text{H-NMR}$ (٥٠٠ MHz)، دی اسید (٨))	١٣-٣
٧٨	طیف بسط یافته ($^1\text{H-NMR}$ (٥٠٠ MHz)، دی اسید (٨))	١٤-٣
٧٩	طیف بسط یافته ($^1\text{H-NMR}$ (٥٠٠ MHz)، دی اسید (٨))	١٥-٣
٨٠	طیف بسط یافته ($^1\text{H-NMR}$ (٥٠٠ MHz)، دی اسید (٨))	١٦-٣
٨١	طیف ($^{13}\text{C-NMR}$ (١٢٥ MHz)، دی اسید (٨))	١٧-٣
٨٢	طیف بسط یافته ($^{13}\text{C-NMR}$ (١٢٥ MHz)، دی اسید (٨))	١٨-٣
٨٣	طیف بسط یافته ($^{13}\text{C-NMR}$ (١٢٥ MHz)، دی اسید (٨))	١٩-٣
٨٤	طیف بسط یافته ($^{13}\text{C-NMR}$ (١٢٥ MHz)، دی اسید (٨))	٢٠-٣
٨٥	طیف بسط یافته ($^{13}\text{C-NMR}$ (١٢٥ MHz)، دی اسید (٨))	٢١-٣
٨٦	طیف بسط یافته ($^{13}\text{C-NMR}$ (١٢٥ MHz)، دی اسید (٨))	٢٢-٣
٨٧	طیف (PE٩a، FT-IR (KBr))	٢٣-٣
٨٨	طیف (PE٩b، FT-IR (KBr))	٢٤-٣
٨٩	طیف (PE٩c، FT-IR (KBr))	٢٥-٣
٩٠	طیف (PE٩d، FT-IR (KBr))	٢٦-٣
٩١	طیف (PE٩e، FT-IR (KBr))	٢٧-٣
٩٢	طیف (PE٩f، FT-IR (KBr))	٢٨-٣
٩٣	طیف ($^1\text{H-NMR}$ (٥٠٠ MHz)، PE٩a)	٢٩-٣
٩٤	طیف بسط یافته ($^1\text{H-NMR}$ (٥٠٠ MHz)، PE٩a)	٣٠-٣

۹۰PE ^۹ a, ^۱ H-NMR (۵۰۰ MHz)	طیف بسط یافته	۳۱-۳
۹۶PE ^۹ e, ^۱ H-NMR (۵۰۰ MHz)	طیف	۳۲-۳
۹۷PE ^۹ e, ^۱ H-NMR (۵۰۰ MHz)	طیف بسط یافته	۳۳-۳
۹۸PE ^۹ e, ^۱ H-NMR (۵۰۰ MHz)	طیف بسط یافته	۳۴-۳
۹۹PE ^۹ e, ^۱ H-NMR (۵۰۰ MHz)	طیف بسط یافته	۳۵-۳
۱۰۰PE ^۹ a بررسی پایداری حرارتی (منحنی TGA/DTG) مربوط به	۳۶-۳	
۱۰۱PE ^۹ b بررسی پایداری حرارتی (منحنی TGA/DTG) مربوط به	۳۷-۳	
۱۰۲PE ^۹ a منحنی DSC مربوط به	۳۸-۳	
۱۰۳PE ^۹ b منحنی DSC مربوط به	۳۹-۳	
۱۰۴PA ^{۱۰} a,FT-IR (KBr)	طیف	۴۰-۳
۱۰۵PA ^{۱۰} b,FT-IR (KBr)	طیف	۴۱-۳
۱۰۶PA ^{۱۰} c,FT-IR (KBr)	طیف	۴۲-۳
۱۰۷PA ^{۱۰} d,FT-IR (KBr)	طیف	۴۳-۳
۱۰۸PA ^{۱۰} e,FT-IR (KBr)	طیف	۴۴-۳
۱۰۹PA ^{۱۰} f,FT-IR (KBr)	طیف	۴۵-۳
۱۱۰PA ^{۱۰} a, ^۱ H-NMR (۵۰۰ MHz)	طیف	۴۶-۳
۱۱۱PA ^{۱۰} a, ^۱ H-NMR (۵۰۰ MHz)	طیف بسط یافته	۴۷-۳
۱۱۲PA ^{۱۰} a, ^۱ H-NMR (۵۰۰ MHz)	طیف بسط یافته	۴۸-۳
۱۱۳PA ^{۱۰} a, ^۱ H-NMR (۵۰۰ MHz)	طیف بسط یافته	۴۹-۳
۱۱۴PA ^{۱۰} b, ^۱ H-NMR (۵۰۰ MHz)	طیف	۵۰-۳
۱۱۵PA ^{۱۰} b, ^۱ H-NMR (۵۰۰ MHz)	طیف بسط یافته	۵۱-۳
۱۱۶PA ^{۱۰} b, ^۱ H-NMR (۵۰۰ MHz)	طیف بسط یافته	۵۲-۳
۱۱۷PA ^{۱۰} b, ^۱ H-NMR (۵۰۰ MHz)	طیف بسط یافته	۵۳-۳
۱۱۸PA ^{۱۰} cI بررسی پایداری حرارتی (منحنی TGA/DTG) مربوط به	۵۴-۳	
۱۱۹PA ^{۱۰} dI بررسی پایداری حرارتی (منحنی TGA/DTG) مربوط به	۵۵-۳	
۱۲۰PA ^{۱۰} cII بررسی پایداری حرارتی (منحنی TGA/DTG) مربوط به	۵۶-۳	
۱۲۱PA ^{۱۰} dII بررسی پایداری حرارتی (منحنی TGA/DTG) مربوط به	۵۷-۳	
۱۲۲PA ^{۱۰} cI منحنی DSC مربوط به	۵۸-۳	
۱۲۳PA ^{۱۰} dI منحنی DSC مربوط به	۵۹-۳	

فهرست جداول

صفحة	عنوان	جدول
۶۵	دماهی انتقال شیشه‌ای برخی از پلیمرها.....	۱-۱
۶۶	شاخص اکسیژن محدود کننده برای برخی پلیمرها.....	۲-۱
۶۷	آمینواسیدهای طبیعی.....	۳-۱
۶۸	آنالیز عنصری ترکیب ۵.....	۱-۲
۶۹	آنالیز عنصری دی‌اسید ۸.....	۲-۲
۷۰	نتایج آنالیز عنصری پلی‌استرها سنتزی.....	۳-۲
۷۱	نتایج آنالیز عنصری پلی‌آمیدهای سنتزی.....	۴-۲
۷۲	آنالیز عنصری ترکیب ۵.....	۱-۳
۷۳	آنالیز عنصری دی‌اسید ۸.....	۲-۳
۷۴	شرایط واکنش سنتز PE _{۹a} -PE _{۹f}	۳-۳
۷۵	نتایج واکنش دی‌اسید ۸ با دی‌ال‌های آروماتیک از طریق پلیمرشدن تراکمی محلول و برخی ویژگی‌های PE.....	۴-۳
۷۶	شناختی PE‌ها توسط طیف سنجی ^۱ H-NMR.....	۵-۳
۷۷	آنالیز عنصری PE _{۹a} و PE _{۹e}	۶-۳
۷۸	مشخصات گرمایی پلی‌استرها.....	۷-۳
۷۹	شرایط واکنش سنتز PA _{۱۰aI} -PA _{۱۰fI}	۸-۳
۸۰	نتایج واکنش دی‌اسید ۸ با دی‌آمین‌های آروماتیک و برخی ویژگی‌های پلی‌آمیدهای تهیه شده.....	۹-۳
۸۱	تأثیر عوامل TBAB و TPP به طور جداگانه روی واکنش.....	۱۰-۳
۸۲	بهینه‌سازی نسبت مولی TPP/diacid.....	۱۱-۳
۸۳	شرایط بهینه واکنش سنتز PA _{۱۰aII} -PA _{۱۰fIII}	۱۲-۳
۸۴	نتایج واکنش مونومر ۸ با دی‌آمین‌های آروماتیک در محیط مایع یونی مذاب.....	۱۳-۳
۸۵	شناختی PA‌ها توسط طیف سنجی ^۱ H-NMR.....	۱۴-۳
۸۶	آنالیز عنصری a و b PA _{۱۰a} و PA _{۱۰b}	۱۵-۳
۸۷	حلالت پلی‌آمیدها.....	۱۶-۳
۸۸	مشخصات گرمایی PA‌ها.....	۱۷-۳

چکیده:

در طی این تحقیق، یک سری پلی استرها و پلی آمیدهای فعال نوری جدید به روش پلیمرشدن تراکمی مستقیم در حلالهای آلی معمول و همچنین در محیط مایع یونی سنتز شدند. برای این منظور در ابتدا مونومر فعال نوری (2S)-[۵-۹(۱۰،۹-۱۰،۹-۱-اتانوآتراسن-۱۲،۱۱-دی کربوکسیمیدو)-۳-متیل بوتانوئیل آمینو ایزوفتالیک اسید حاوی قطعات سیس-۹-۱۰،۹-دی هیدرو-۹-۱-اتانوآتراسن-۱۲،۱۱-دی کربوکسیلیک اسید اندرید، S-والین و ۵-آمینو ایزوفتالیک اسید برای اولین بار طی چهار مرحله سنتز گردید. ساختار شیمیایی و خلوص این ترکیب با روش‌های مختلف طیف‌سنجه مانند FT-IR، H-NMR، ^{13}C -NMR و آنالیز عنصری و نیز چرخش و پیزه مورد تأیید قرار گرفت. سپس با استفاده از معرف متراکم کننده TsCl/DMF/Py/TsCl با استرها سنتز گردیدند. گرانزوی ذاتی این پلیمرها در محدوده 0.48 dL/g - 0.23 dL/g می‌باشد و پایداری حرارتی و راندمان نسبتاً خوبی را نشان می‌دهند. در مرحله بعد واکنش پلیمرشدن این مونومر با دی‌آمین‌های آروماتیک به دو روش مختلف، ابتدا در حضور TPP/CaCl₂/Py/NMP و سپس با استفاده از مایع یونی TBAB در حضور TPP انجام گردید. استفاده از معرف TBAB/TPP یک روش کاملاً جدید برای سنتز پلی آمیدها می‌باشد که نتایج قابل قبولی هم به دست آمد. در ابتدا جهت تعیین نقش TBAB و TPP، دو واکنش در حضور تمامی عوامل در یکی با حذف TBAB و در دیگری در عدم حضور TPP انجام شد. مشخص گردید که حضور هر دو عامل TBAB و TPP جهت انجام واکنش ضروری است. سپس برای دستیابی به شرایط بهینه از نظر راندمان و گرانزوی ذاتی، واکنش با یکی از دی‌آمین‌ها انجام شد و بهترین نسبت بین TPP و دی‌اسید به دست آمد. گرانزوی ذاتی این پلی آمیدها به ترتیب در محدوده 0.31 dL/g - 0.46 dL/g و 0.56 dL/g - 0.23 dL/g می‌باشد و دارای پایداری حرارتی خوبی هستند. تمام پلیمرها دارای خواص انحلالی بسیار خوبی می‌باشند که به نظر می‌رسد گروه‌های آویزان ایمیدی و آتراسنی در زنجیره جانبی باعث این امر شده است. با توجه به نتایج به دست آمده، مشاهده شد که در حضور مایع یونی، پلی آمیدهای سنتز شده دارای پایداری حرارتی بهتری نسبت به محض NMP/TPP/CaCl₂/Py می‌باشد. ساختار شیمیایی برخی از پلیمرهای تهیه شده با استفاده از طیف‌سنجه FT-IR و H-NMR¹ و آنالیز عنصری شناسایی گردید.

لغات کلیدی: پلیمرهای فعال نوری، پلیمرشدن تراکمی، پلیمریله شدن، آمینواسید، مایعات یونی، شیمی سبز.

فصل اول

مقدمه

۱-۱- تاریخچه

بدون شک دستاوردهای عظیم علم پلیمر را می‌توان از شگفت‌انگیزترین پدیده‌های قرن گذشته و حتی قرن آینده دانست. بدیهی است که ثبت دقیق و گام به گام تحولات و پیشرفت‌های اولیه از اهمیتی فوق العاده برای نسل حاضر و نیز آیندگان بخوردار است.

کلمه پلیمر اولین بار توسط شیمی‌دان سوئدی به نام بزرلیوس^۱ در سال ۱۸۳۳ به کار برده شد. شیمیدان‌ها در طول قرن نوزدهم با درشت مولکول‌ها بدون داشتن فهم درستی از ساختار آنها کار کردند. هرمان استادینگر^۲ همچنین اصطلاح ماکرومولکول را پیشنهاد کرد. استادینگر به دلیل همین مشارکت، در سال ۱۹۵۳ جایزه نوبل شیمی را دریافت کرد. در سال ۱۹۳۰ کار بر جسته شیمیدان آمریکایی به نام والاس هیوم کاروتزر^۳ نظریه‌های استادینگر را بر مبنای آزمایشگاهی بنا نهاد.

1- Berzelius

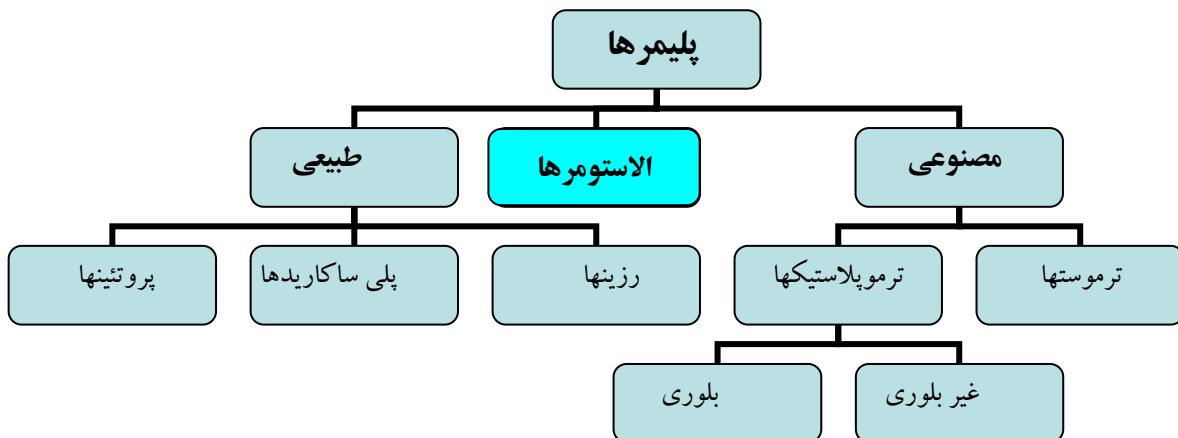
2- Hermann Staudinger

3- Wallace Hume Carothers

در سال‌های بعد بین پیشرفت‌های مهم می‌توان از کشف کارل زیگلر^۱ آلمانی در مورد کاتالیست‌های جدید کوئوردیناسیون برای شروع واکنش پلیمرشدن و کاربرد این کاتالیست‌ها توسط دانشمند ایتالیایی به نام گیلیوناتا^۲ که موجب توسعه پلیمرها با شیمی فضایی کنترل شده گردید، نام برد [۱].

۲-۱- تعریف پلیمر و انواع آن

پلیمرها مولکول‌های بزرگی هستند که از واحدهای تکراری ساده تشکیل شده‌اند. این نام از یک نام یونانی به نام پلی^۳ که به معنی «زیاد» و مر^۴ که به معنی «قسمت» می‌باشد مشتق شده است. ماکرومولکول متراffد با پلیمر می‌باشد، به عبارت دیگر واژه پلیمر برای مولکول‌های درشت به کار می‌رود، ماکرومولکولی که ساختار آن به مونومر یا مونومرهایی که در تهیه آنها به کار می‌روند، وابسته می‌باشد. اگر تعداد کمی از مونومرها به هم متصل شوند پلیمری با وزن مولکولی کم حاصل شده که الیگومر^۵ نامیده می‌شود [۱]. پلیمرها را به دلیل تنوع در کاربرد و ساختمان می‌توان به صورت شماتی زیر تقسیم‌بندی نمود:



طرح (۱-۱): طبقه‌بندی پلیمرها [۲]

یکی از روش‌های طبقه‌بندی پلیمرهای مصنوعی در نمودار بالا نشان داده شده است که بر حسب خواص آنها می‌باشد. گرمانزم‌ها^۶ را «پلاستیک» هم می‌گویند و در اثر حرارت ذوب می‌شوند. این نوع پلیمرها در حال حاضر بیشترین مصرف را دارند. گرمانزم‌شونده‌ها را می‌توان به دو گروه تقسیم کرد. آنهایی که در هنگام سرد نمودن متبلور می‌شوند و آنهایی که تشکیل بلور نمی‌دهند و معمولاً به صورت پلیمرهای شیشه‌ای مصرف می‌شوند. گرماسخت‌ها^۷

1- Karl Zegler

2- Giulio Natta

3- Poly

4- Mer

5- Oligomer

6- Thermoplastics

7- Thermosets

پلیمرهایی هستند با پیوندهای عرضی خیلی زیاد که معمولاً غیرانعطاف‌پذیر می‌باشند. این پلیمرها مرکب از شبکه مولکولی سه بعدی هستند و شبیه لاستیک‌ها در اثر حرارت ذوب نمی‌شوند.

۱-۳- پیوند در پلیمرها

مونومرها معمولاً به وسیله پیوندهای کووالانسی به هم متصل می‌شوند و مولکول‌های بزرگ را تشکیل می‌دهند، در حالی که هریک از این مولکول‌ها یا اجزایی از آنها تنها به وسیله «نیروهای بین مولکولی» به نام «نیروهای ثانویه» یا نیروهای واندروالس^۱ به یکدیگر نگه داشته می‌شوند. اگرچه پیوندهای یونی و انواع دیگر پیوند‌ها هم در سیستم‌های پلیمری می‌توانند وجود داشته باشند، ولی در اینجا مورد بررسی قرار نمی‌گیرند. از خصوصیات پیوند‌های کووالانسی ارزشی زیاد، فواصل بین اتمی کوتاه و زوایای نسبتاً ثابت بین پیوند‌های متواالی می‌باشد. شناسایی نیروهای ثانویه مشکل‌تر می‌باشد چون این نیروها، بین مولکول‌ها یا اجزاء یک مولکول پلیمری عمل می‌کنند و بین یک جفت اتم در ساختار مولکول ایجاد نمی‌شوند. میزان این نیروها در حضور گروه‌های قطبی زیاد می‌شود و با زیاد شدن فاصله بین مولکول‌ها کاهش می‌یابد. به طور کلی پیوند‌های کووالانسی سبب پایداری پلیمرها در مقابل حرارت و نور می‌گردند.

از طرف دیگر، اکثر خواص فیزیکی مربوط به ترکیبات پلیمری به وسیله نیروهای ثانویه کنترل می‌شود. خواص فیزیکی نظیر ذوب شدن، حل شدن، تبخیر، جذب، انتشار، تغییر شکل و جاری شدن، ناشی از ایجاد و یا شکستن پیوند‌های بین مولکولی می‌باشد، به طوری که مولکول‌ها بتوانند از یکدیگر عبور کنند یا از هم دور شوند [۲].

۱-۴- جرم مولکولی و درجه پلیمرشدن

از آنجایی که ویژگی‌های پلیمرها به اندازه درشت مولکول‌های موجود در نمونه بستگی دارند، لذا ضروری است تا روشی جهت تشریح ابعاد آنها داشته باشیم. این کار را معمولاً به وسیله جرم مولکولی پلیمر انجام می‌دهند که عبارت از جرم مولکولی یک مول پلیمر است که دارای واحد گرم بر مول یا کیلوگرم بر مول می‌باشد.

یکی از مهم‌ترین خصوصیات پلیمرهای مصنوعی، که آنها را از مولکول‌های کوچک و ساده متمایز می‌سازد، این است که نمی‌توان برای یک پلیمر جرم مولی دقیق تعیین کرد. واقعیت این است که طول زنجیر در یک واکنش پلیمرشدن به وسیله عوامل کاملاً شناسی یا تصادفی تعیین می‌شود. طول زنجیر در یک واکنش تراکمی به فراهم بودن یک گروه فعال بستگی دارد، در حالی که در یک واکنش افزایشی به طول عمر حمل‌کننده زنجیر وابسته است. لذا محصول به دلیل تصادفی بودن فرایند رشد، مخلوطی از زنجیرها با طول‌های متفاوت خواهد بود.

پارامتری که اغلب برای توصیف اندازه یک مولکول پلیمری به کار می‌رود عبارت است از درجه پلیمرشدن^۲، که تعداد واحدهای شیمیایی تکرارشونده در زنجیره پلیمر را بیان می‌کند، $X=M/m$ که در اینجا، X درجه پلیمرشدن، m جرم مولی واحدهای ساختمند پلیمر (معمولًاً جرم مولی مونومر) و M ، جرم مولی پلیمر می‌باشد [۲].

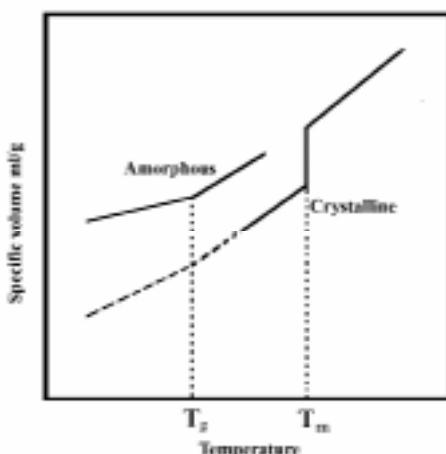
1- Van der waal

2- Degree of Polymerization = DP

۱-۵- تبدیل‌های گرمائی

پلیمرها را با دو نوع عمدۀ از دماهای تبدیل می‌توان مشخص کرد: دمای ذوب بلورین (T_m)^۱ و دمای تبدیل شیشه‌ای (T_g)^۲. دمای ذوب بلورین، دمای ذوب دامنه‌های بلورین از یک نمونه پلیمر می‌باشد. دمای تبدیل شیشه‌ای، دمایی است که طی آن دامنه‌های بی‌شکل از یک پلیمر، خواص مشخص حالت شیشه‌ای یعنی شکنندگی، سرسختی و صلیبیت را به خود می‌گیرند. تفاوت بین این دو تبدیل گرمائی را می‌توان به وضوح با در نظر گرفتن تغییراتی که به هنگام سرد کردن یک پلیمر مابع به وجود می‌آید فهمید. به هنگام سرد شدن انرژی انتقالی^۳، چرخشی^۴ و ارتعاشی^۵ مولکول‌های پلیمر کاهش می‌یابد. هنگامی که انرژی کل مولکول‌ها به مقداری برسد که انرژی‌های انتقالی و چرخشی صفر شوند تبلور ممکن می‌شود. اگر تقارن خاص مورد نیاز برآورده شود مولکول‌ها قابلیت تراکم در یک آرایه شبکه‌ای منظم را خواهند داشت و تبلور در این هنگام اتفاق می‌افتد. دمایی که این فرایند در آن انجام می‌گیرد، T_m است. با این وجود تقارن مورد نیاز جهت تبلور برآورده نخواهد شد. اگر تقارن لازم برآورده نشود، امکان تبلور وجود نخواهد داشت، اما کاهش انرژی مولکول‌ها با کاهش دما ادامه می‌یابد. دمایی که نهایتاً بدان خواهیم رسید، T_g است. در این دما، حرکات موجی زنجیرهای پلیمر به علت قطع چرخش‌های پیوندی متوقف می‌شوند.

پلیمرهای کاملاً بی‌شکل^۶ فقط T_g را نشان می‌دهند، و یک پلیمر کاملاً بلورین^۷ در صورت وجود داشتن، فقط T_m را نشان خواهد داد. در پلیمرهای نیم‌بلورین هر دو دمای ذوب بلورین و تبدیل شیشه‌ای دیده می‌شوند. به راحتی می‌توان با تغییر در خواصی چون حجم ویژه و ظرفیت حرارتی، این دو تبدیل گرمائی را اندازه‌گیری کرد. در شکل ۱-۱ تغییرات حجم ویژه با دما برای دو پلیمر کاملاً بی‌شکل و کاملاً بلورین نشان داده شده است.



شکل ۱-۱: تعیین دماهای تبدیل شیشه‌ای و ذوب بلورین توسط تغییرات در حجم ویژه [۳]

-
- 1- Crystalline Melting temperature
 - 2- Glass Transition temperature
 - 3- Transition
 - 4- Rotation
 - 5- Vibration
 - 6- Amorphous
 - 7- Crystalline

۱-۵-۱- عوامل مؤثر بر دماهای تبدیل

عموماً این دو تبدیل به طور یکسان، توسط تقارن مولکولی، صلبیت ساختار و نیروهای جانبی زنجیرهای پلیمر تحت تاثیر قرار می‌گیرند. هر چه نیروهای جانبی قوی تر باشد (به علت قطبیت زیاد و پیوند هیدروژنی) نیروهای بلورین هم قوی‌تر می‌شوند و این اعمال موجب نیاز به دماهای بالا جهت ذوب می‌گردد. همچنین هر چه نیروهای جانبی قوی تر باشد، باعث کاهش در تحرک زنجیرهای پلیمر بی‌شکل می‌شود که این خود منجر به مقادیر بالای T_g خواهد شد. کاهش تحرک زنجیرهای پلیمر، افزایش صلبیت زنجیر را به دنبال دارد و وقتی زنجیر شامل چندین استخلاف مانند پلی(متیکریلات)، پلی‌تترافلوئورواتیلن و یا استخلاف‌های حجیم نظر پلی‌استایرن باشد، مقادیر بالای T_g را شاهد خواهیم بود. پلیمرهای بلورین که از چنین زنجیرهای صلبی حاصل شوند، دارای مقادیر T_m بالائی خواهند بود. وجود ساختار آروماتیکی در زنجیر اصلی یک پلیمر خصوصاً باعث افزایش بسیار زیاد صلبیت زنجیر می‌شود. تقارن مولکولی زنجیرهای پلیمر نیز نقش مهمی در تعیین مقدار T_g و T_m ایفا می‌کند. پلیمرهایی با ساختار نامتقارن مثل پلی‌وینیل کلراید (PVC) و پلی‌پروپیلن در مقایسه با مورد متقاضی خود که پلی‌وینیل‌کلراید و ایزوپوتیلن هستند، از T_g و T_m بالاتری برخوردارند [۳].

به طور خلاصه عوامل زیر بر دمای انتقال شیشه مؤثرند:

- ۱- حضور گروههای متصل به شاخه اصلی پلیمر
 - ۲- حضور ساختارهای صلب در شاخه اصلی مولکول مانند گروههای فنیلن
 - ۳- اتصالات عرضی
 - ۴- پیوندهای هیدروژنی بین زنجیرهای پلیمر
 - ۵- جرم مولی نسبی که بر T_g مؤثر است (چون هر چه جرم مولی بالاتر باشد، تحرک مولکولی مشکل‌تر شده و محدودیت بیشتری در مقایسه با پلیمرهای دارای جرم مولی کم وجود خواهد داشت).
- اثر این عوامل مختلف می‌تواند در مقدار T_g برخی از پلیمرها مشاهده شود. تعدادی از این مقادیر در جدول ۱-۱ همراه با توضیح مختصر موارد مؤثر بر مقدار نسبی دمای انتقال، ارائه شده‌اند [۴].

جدول ۱-۱: دمای انتقال شیشه‌ای برخی از پلیمرها

موارد موثر	$T_g(^{\circ}\text{C})$	پلیمر
زنجیر اصلی انعطاف‌پذیر	-۲۰	پلی(اتیلن)
جلوگیری گروههای CH_3 از چرخش آزاد	+۵	پلی(پروپیلن)
جادبه قوی قطبی بین مولکول‌ها	+۸۰	پلی‌وینیل کلراید
زنجیر اصلی بسیار سخت	+۱۱۵	پلی‌تترافلوئورواتیلن

۱-۶- سنتز پلیمرها

معمولًاً سنتز پلیمرها را به دو قسمت تقسیم می‌کنند. یکی پلیمرشدن رشد- مرحله‌ای که اغلب آن را پلیمرشدن تراکمی می‌گویند و معمولًاً از طریق واکنش‌های تراکمی^۱ بین مولکول‌های چندعاملی انجام می‌گیرد. دسته دیگر پلیمرشدن افزایشی^۲ می‌باشد که در آن مولکول‌های مونومر با گذشت زمان به زنجیر در حال رشد اضافه می‌شوند و واکشن، محصول حذف نخواهد داشت.

۱-۶-۱- واکنش‌های تراکمی

برای تولید مولکول‌های پلیمر به وسیله پلیمر شدن رشد- مرحله‌ای به مولکول‌های مونومری نیاز است که از دو یا چند مکان قادر به انجام واکنش باشند واکنش بین یک دی‌اسید و یک دی‌ال تولید استری می‌نماید که هنوز دارای گروه‌های واکنش دهنده می‌باشد. این استر دارای یک گروه اسیدی در یک انتهای و یک گروه هیدروکسیل در انتهای دیگر می‌باشد. به طوری که می‌تواند با مونومر دیگر یا مولکول‌های دیمر دیگر واکنش دهد و بدین صورت واکنش‌های تراکمی پیش می‌روند تا مولکول‌های طویل پلیمر تشکیل شود. اگر مونومرها دارای گروه‌های عاملی بیشتر از دو باشند در این صورت ممکن است پلیمرهای شبکه‌ای تشکیل گردد. واکنش عمومی برای تولید یک پلی-استر از یک دی‌اسید و دی‌ال به صورت زیر است:



طرح (۲-۱): واکنش عمومی برای تولید یک پلی‌استر

در واکنش کلی اینطور تصور می‌شود که n مولکول دی‌اسید با n مولکول دی‌ال واکنش می‌دهند. در حقیقت ضروری است تا مخلوط مولی یکسان از دو واکنش دهنده به کار رود، در غیر این صورت پلیمری با جرم مولی پایین تولید می‌گردد. دستیابی به چنین شرایطی در آزمایشگاه و همچنین در صنعت خیلی مشکل است. یکی از راه‌های غلبه بر این مشکل، استفاده از هیدروکسی کربوکسیلیک اسید به عنوان مونومر می‌باشد. این مولکول HOOC-R-OH، دارای یک گروه اسیدی در یک طرف و یک عامل هیدروکسی در انتهای دیگر می‌باشد. مزیت استفاده از آن‌ها این است که در صورتی که خالص باشند، تساوی تعداد گروه‌های عاملی تضمین می‌شود. عامل دیگری که می‌تواند بازدهی مولکول‌های طویل پلیمر را کاهش دهد، حتی وقتی که تعداد گروه‌های عاملی برابر می‌باشند، تعادلی است که بین واکنش‌گرها و محصولات در ضمن واکنش‌های تراکمی به وجود می‌آید.

اگر غلظت محصولات تراکمی مانند آب زیاد شود، واکنش ممکن است متوقف شده و یا در جهت عکس پیش رود. معمولًاً این مشکل را با خارج نمودن محصول حاصل از تراکم، برطرف می‌نمایند. همچنین سرعت واکنش‌های

1- Condensation Polymerization

2- Addition Polymerization