功能材料

基于酚酞结构高可溶性聚酰亚胺的合成与性能

蔡华娟, 耿 凯, 汪称意*, 李 坚, 任 强

(常州大学 材料科学与工程学院, 江苏 常州 213164)

摘要:以百里香酚酞、对氟硝基苯为起始原料,通过芳香亲核取代和氧化还原反应得到新型芳香二胺单体 5,5'-二异丙基-4,4'-二氨基苯氧基-2,2'-二甲基酚酞。该二胺单体分别与 3,3',4,4'-二苯醚四甲酸二酐、3,3',4,4'-二苯酮四羧酸二酐和 3,3',4,4'-联苯四甲酸二酐以一步法高温缩聚制得了一系列同时含酚酞 Cardo 结构及异丙基 和甲基侧基的高可溶性聚酰亚胺(PI-1、PI-2 和 PI-3)。该系列聚酰亚胺具有优异的溶解性,室温下不仅可溶于 高沸点溶剂 *N*-甲基吡咯烷酮、*N*,*N*-二甲基乙酰胺、*N*,*N*-二甲基甲酰胺、二甲基亚砜,而且能溶于低沸点溶剂氯 仿,二氯甲烷和四氢呋喃,可通过其溶液浇铸制得一系列高性能聚酰亚胺薄膜。所制聚酰亚胺薄膜具有较高的 光学透明性,截断波长在 324~365 nm 之间,450 nm 的透过率在 56%~78%之间。该系列薄膜玻璃化转变温度在 266~289 ℃之间,在 N₂ 和 O₂ 下 10%热失重温度均≥432 ℃。其拉伸强度在 77~95 MPa 之间,断裂伸长率在

9.1%~13.0%之间,1 MHz 下介电常数为2.79~3.01 F/m,表现出良好的力学性能和介电性能。 关键词:聚酰亚胺;酚酞;烷基;溶解性;介电性能;功能材料

中图分类号: TQ323.7

文章编号: 1003-5214 (2023) 06-1287-07

开放科学 (资源服务) 标识码 (OSID):



Synthesis and properties of highly soluble polyimides containing phenolphthalein structure

文献标识码: A

CAI Huajuan, GENG Kai, WANG Chenyi^{*}, LI Jian, REN Qiang

(School of Materials Science and Engineering, Changzhou University, Changzhou 213164, Jiangsu, China)

Abstract: A series of high soluble polyimides containing both phenolphthalein Cardo structure and isopropyl and methyl side groups (PI-1, PI-2 and PI-3) were prepared by one step high temperature condensation polymerization of diamine monomer 5,5'-diisopropyl-4,4'-diaminophenoxy-2,2'dimethylphenolphthalein, newly synthesized from thymolphthalein and 4-fluoronitrobenzene through aromatic nucleophilic substitution and oxidation-reduction reaction, and three commoditized aromatic dianhydrides (4,4'-oxydiphthalic anhydride, 4,4'-arbonyldiphthalic anhydride and 4,4'-biphthalic anhydride). The polyimides obtained exhibited excellent solubility were in both high boiling point solvents, such as N-methylpyrrolidone, N,N-dimethylacetamide, N,N-dimethylformamide, dimethyl sulfoxide, and low boiling solvents chloroform, dichloromethane and tetrahydrofuran. A series of high-performance polyimide membranes, prepared from the polyimides via solution casting method, displayed better optical transparency with cutoff wavelengths in the range of 324~365 nm and transmittance of 56%~78% at the wavelength of 450 nm. Furthermore, The glass transition temperature of the polyimide membranes was 266~289 °C, and the temperatures of 10% mass loss were \geq 432 °C in both N₂ and O₂. Meanwhile, these polyimides exhibited good mechanical and dielectric properties, with the tensile strength and elongation at break ranging 77~95 MPa and 9.1%~13.0% respectively, and the dielectric constants of 2.79 ~ 3.01 F/m at 1 MHz.

Key words: polyimides; phenolphthalein; alkyl; solubility; dielectric properties; functional materials

基金项目: 江苏省重点研发计划 (BE2022102); 江苏省高校基础科学研究重大项目 (22KJA430002)

收稿日期: 2022-09-17; 定用日期: 2022-12-01; DOI: 10.13550/j.jxhg.20220856

作者简介: 蔡华娟(1994—), 女, 硕士生, E-mail: 1174491583@qq.com。**联系人:** 汪称意(1981—), 男, 教授, E-mail: wangcy@cczu.edu。

聚酰亚胺是一种含有五元酰亚胺环结构的特种 高性能聚合物材料^[1-5],具有优异的化学稳定性、耐 热性、机械性能、介电性能等,已广泛应用在航天 航空、微电子、光电子、汽车、化工分离、医疗器 械等领域^[6-10]。但常规聚酰亚胺由于芳香主链的刚 性和结构上的规整性通常存在难熔难溶问题^[11],导 致其难以直接加工成膜等。另外,芳香族聚酰亚胺 高的芳香共轭性易形成分子链内电荷络合转移作用 (CTC),导致其薄膜通常呈金黄色或深棕色^[12],较 深的颜色影响了其光学性能以及在光学领域中的应 用^[13]。

常见的改性方法(如引入氟元素、杂环、脂肪 环、烷基、大侧基等)可以改善聚酰亚胺的溶解性、 光学和介电等性能^[3,14-15]。在聚酰亚胺分子链中引入 三氟甲基、大侧基结构等可以有效增加聚酰亚胺分 子链间距,降低分子链内 CTC,改善其溶解成膜性 和光学透明性^[16-18]。但缺少从分子链立体结构的角 度上改性聚酰亚胺的研究。非共平面、非共平面扭 曲结构的双官能团单体的设计合成通常存在较大挑 战,合成工艺较复杂,并且成本较高,不利于实际 应用。为更好地满足现代高科技领域快速发展对高 性能聚酰亚胺膜材料的需求,开发、制备简单并具 有优异溶解性、成膜性和高透明的聚酰亚胺膜具有 重要意义。

本研究拟从分子结构出发,以较廉价易得的百 里香酚酞和对氟硝基苯为原料,通过两步有机反应 来合成一种同时含酚酞结构、甲基和大侧基异丙基 的新型二胺单体,并将其与3种芳香二酐单体缩聚 制成一系列高可溶性聚酰亚胺,对其结构和性能进 行系统研究。扭曲、非共面酚酞 Cardo 结构、异丙 基和甲基的同时引入预期能够有效改善聚酰亚胺的 综合性能,有望应用在光学和微电子领域,并有效 改善聚酰亚胺的加工性能,简化其加工程序。

1 实验部分

1.1 试剂和仪器

百里香酚酞 (质量分数 99%)、对氟硝基苯 (质量分数 99%)、N-甲基吡咯烷酮 (NMP, AR)、间甲酚 (GC, 质量分数 99%)、异喹啉 (LR, 质量分数 97%), 上海阿拉丁生化科技股份有限公司; *N,N-*二甲基乙酰胺 (DMAc)、二氯甲烷 (CH₂Cl₂)、*N,N-*二甲基甲酰胺 (DMF, 质量分数 99%)、四氢呋喃 (THF)、碳酸钾, 二甲基亚砜 (DMSO), AR, 上海凌峰化学试剂有限公司;水合肼(质量分数 50%)、三氯甲烷 (CHCl₃, 质量分数 99%)、无水乙醇 (质量分数 99%), 国药集团化学试剂有限公司; 钯炭

(Pd/C)催化剂(Pd 质量分数 40%),陕西开达化 工有限责任公司; 3,3',4,4'-二苯醚四甲酸二酐 (ODPA,质量分数 99%)、3,3',4,4'-二苯酮四羧酸 二酐(BTDA,质量分数 99%)、3,3',4,4'-联苯四甲 酸二酐(BPDA,质量分数 99%),常州市阳光药业 有限公司。

DMX-400 型核磁共振波谱仪,德国 Bruker 公司;Nicolet iS 50 型傅里叶变换红外光谱仪,美国 Thermo Fisher Scientific 公司;Waters 1515 型凝胶渗透色谱仪,美国Waters 公司;乌氏黏度计(内径为0.59 mm),上海颀高仪器有限公司;D/max 2500/PC型X射线衍射仪,日本理学株式会社;AGS-500ND型万能试验机,日本岛津公司;TH2826型LCR数字电桥,中国常州同惠电子股份有限公司;TGA7型热重差示扫描量热分析仪、Pyris8500型差示扫描热分析仪,美国Perkin Elmer 仪器有限公司。

1.2 样品的制备

1.2.1 单体的合成

将百里香酚酞(21.527g, 0.050 mol)、对氟硝 基苯(14.110g, 0.100 mol)、无水碳酸钾(13.820g, 0.100 mol)、80 mL DMAc 分别加入 250 mL 配有回 流冷凝管的三口圆底烧瓶中混合,升温至100 ℃在 N₂保护下搅拌 3 h,待其充分溶解后将温度继续升 至 150 ℃,随后保持回流反应 6~8 h。待反应结束 后,将反应混合液倒入自来水中进行沉降,过滤出 固体并用热的无水乙醇洗涤后置于 60 ℃下干燥 12h后,用 V(DMAc): V(无水乙醇)=3:1的混合溶 剂在 80 ℃下重结晶,得到淡黄色含酚酞及异丙基、 甲基结构的中间体二硝基化合物 5,5'-二异丙基-4,4'-二硝基苯氧基-2,2'-二甲基酚酞(I), 产率为80%, 熔点为 92 ℃。称取硝基化合物 I (8.000 g, 0.012 mmol)和 0.40 g Pd/C 催化剂,加入 90 mL 无水乙 醇, 分3次加入6mL水合肼, 每次间隔0.5h, 然 后在 N₂保护下于 90 ℃下回流 8 h。反应结束后, 过滤除去 Pd/C 催化剂,得到二胺单体溶液后避光静 置, 析出目标二胺单体 5,5'-二异丙基-4,4'-二氨基苯 氧基-2.2'-二甲基酚酞(Ⅱ), 产率为 88%, 熔点为 91 ℃。合成路线如图 1 所示。

1.2.2 聚酰亚胺的合成与其薄膜的制备1.2.2.1 聚酰亚胺的合成

以 PI-1 的合成为例。在 N₂ 保护的 100 mL 配有 回流冷凝管和分水器的三口烧瓶中依次加入二胺单 体 II (1.200 g, 1.958 mmol)、ODPA (0.607 g, 1.958 mmol)和 12 mL 间甲酚,搅拌成均质溶液后 加入 5~6 滴异喹啉(作为催化剂),并升温至 190 ℃ 继续反应 4~6 h 直至溶液呈黏稠状。反应结束后, 将反应溶液倒入无水乙醇中搅拌,得到纤维状聚合 物,命名为 PI-1,产率为 98%。用无水乙醇浸泡两次,每次 1 h,再用开水浸泡 1 h 后抽滤出固体在 80 ℃下干燥 12 h 以除去水和其他溶剂。其合成路线如

图 2 所示,将 ODPA 换成 BTDA 和 BPDA,以相同 方法合成聚合物 PI-2 和 PI-3。









1.2.2.2 聚酰亚胺薄膜的制备

利用溶液浇铸成膜的方法制膜。取 0.6g 聚合物 溶于 15 mL DMAc 中,将聚合物溶液用砂芯漏斗过 滤后倒进 6 cm×6 cm×0.3 cm 的玻璃模具中,在 80 ℃ 下干燥 12 h,得到的聚酰亚胺薄膜用于 XRD、机械 性能以及介电性能的测试。取 0.06g 聚合物溶于 15 mL DMAc 中,用相同方法制得的薄膜用于 UV-Vis 和 FTIR 光谱的测试。

1.3 结构表征与性能测试

¹HNMR 测试: 取 3~8 mg 聚合物以氘代二甲基 亚砜(DMSO-*d*₆)或氘代氯仿(CDCl₃)为溶剂,四 甲基硅烷(TMS)为内标,利用核磁共振波谱仪测试。

FTIR 测试:采用傅里叶变换红外光谱仪对薄膜 进行全反射测试,扫描 16 次。

相对分子质量测试:取 30 mg 聚合物溶于 6 mL DMF 中配成质量浓度为 5 g/L 的溶液,用针式过滤 器过滤 3~4 次,用凝胶渗透色谱仪以分散性聚苯乙 烯为标准样,在流速为 1 mL/min 下进行测试。

聚合物的黏度测试:取 500 mg 聚合物溶于 100 mL NMP 中配成质量浓度为 0.5 g/dL 的 NMP 溶 液,在 25 ℃恒温水槽中用乌氏黏度计测试。

凝聚态结构测试:将聚合物薄膜剪成 2.5 cm× 2.5 cm的正方形样片并铺展在中部镂空的玻璃测试 板上用 X 射线衍射仪扫描中部覆盖薄膜的部分,射 线源为铜靶,扫描范围 2*θ*=5°~60°。

力学性能测试:将聚合物薄膜裁剪成5 cm×1 cm 的样条,用万能试验机在拉伸载荷5 kN,拉伸速率

为 5 mm/min 的条件下测试, 同种聚合物薄膜测试 3 次取平均值。

介电性能测试:将聚合物薄膜裁剪成 2.5 cm×2.5 cm 的正方形,在薄膜的双面贴上直径不一样的同心圆铝膜,用 LCR 数字电桥在常温下进行测试,按式(1)计算介电常数:

$$K = \frac{C_{\rm P} \times d}{K_0 \times A} \tag{1}$$

式中: K 为介电常数, F/m; C_P 为两面贴了铝膜的 薄膜电容器的电容, nF; d 为薄膜的厚度, mm; A为薄膜的有效面积, mm^2 ; K_0 为真空下的介电常数, 为 8.85×10⁻¹² F/m。

聚合物热分解温度测试:取 3~5 mg 聚合物, 用热重差示扫描量热分析仪,在 N₂或 O₂中,以 20 ℃/min 的升温速率在40~800 ℃范围下测试得到 TGA 曲线。

玻璃化转变温度测试:取 10~15 mg 聚合物,用 差示扫描热分析仪,以升温速率为 20 ℃/min 升温 至 350 ℃,恒温 1 min 后降温再升温,取第二次升 温曲线,测试得到 DSC 曲线。

2 结果与讨论

2.1 二胺单体的表征

分别对硝基化合物 I 和二胺 II 的结构进行了 ¹HNMR 和 FTIR 表征,结果见图 3 和图 4。由图 3 可以看到,质子峰与化学结构式——对应,甲基的 H 化学位移在 1.87 处, 异丙基上的两个甲基的 H 化 学位移分别在 1.02 和 1.05 处。在二胺 II 的 ¹HNMR 谱图中,新出现在 4.94 处的峰为—NH₂的质子峰。 对比可以发现,随着高电负性硝基的消失,低电负 性—NH₂的出现,硝基化合物 I 芳香环上 3、3¹和 4、 4¹号质子信号峰从 δ 7.06 和 8.24 向 δ 6.56 和 6.68 移 动。由图 4 可见, 3300~3500 cm⁻¹ 处新出现的吸收 峰为—NH₂上 N—H 键的伸缩振动, 2871~3080 cm⁻¹ 处的吸收峰则对应异丙基和甲基的 C—H 键的伸缩 振动, 1709~1803 cm⁻¹ 处的吸收峰为酚酞结构上 C==O 键的伸缩振动, 而 1564 和 1338 cm⁻¹ 处硝基 的吸收峰在二胺 II 的 FTIR 谱图中消失。¹HNMR 和 FTIR 谱图证实了二胺 II 的成功合成。



图 3 硝基化合物(Ⅰ)和二胺单体(Ⅱ)的¹HNMR 谱图 Fig. 3 ¹HNMR specta of nitro compound (Ⅰ) and diamine monomer (Ⅱ)



图 4 硝基化合物(I)及二胺单体(II)的 FTIR 谱图 Fig. 4 FTIR spectra of nitro compound (I) and diamine monomer (II)

2.2 聚酰亚胺的表征

对 PI-1~PI-3 数均相对分子质量(M_n)、重均相 对分子质量(M_w)及特性黏度(η_{inh})进行了测试, 结果如表1所示。

该类聚酰亚胺的特性黏度在 0.67~0.85 dL/g 之间,数均相对分子质量(*M*_n)和重均相对分子质量

 (M_w) 分别 $6.6 \times 10^4 \sim 9.8 \times 10^4$ 和 $1.53 \times 10^5 \sim 2.16 \times 10^5$, 分布指数 (PDI) 在 $1.73 \sim 2.32$, 表现出较高的相对 分子质量及适中的分布。

表 1 PI-1~PI-3 的相对分子质量及其特性黏度

Table 1 Relative moleaular mass and inherent viscosity of PI-1~PI-3

样品	$\eta_{\rm inh}/({\rm dL/g})$	$M_{ m n}$ / $ imes 10^4$	$M_{ m w}$ / $ imes 10^4$	PDI
PI-1	0.67	6.6	15.3	2.32
PI-2	0.85	9.8	21.6	2.20
PI-3	0.82	9.5	16.4	1.73

对所制聚酰亚胺的化学结构进行了¹HNMR 和 FTIR 表征,结果见图 5 和图 6。



由图 5 可以看到, 化学位移在 4.94 处—NH₂上 H 的信号峰完全消失, 并在 7.58~8.03 处出现了二酐 结构单元上芳环的 H 信号峰, 说明亚酰胺化反应的 完成。由图 6 可以发现, 3300~3500 cm⁻¹ 处的—NH₂ 伸缩振动吸收峰消失, 在 2807~3045 cm⁻¹ 处出现了 典型的烷基上 C—H键的伸缩振动(异丙基和甲基)。 另外, 在 1773 和 1722 cm⁻¹ 处出现了 C=O 键的对 称和不对称伸缩振动吸收峰,在 1374 cm⁻¹ 处出现了 亚酰胺环上 C—N 键的伸缩振动吸收峰。聚酰亚胺 的¹HNMR 和 FTIR 测试结果证实, —NH₂已完全转 化为酰亚胺结构。

2.3 聚酰亚胺的凝聚态和溶解性

对制得的聚酰亚胺 PI-1~PI-3 的溶解性进行了 测试,结果如表 2 所示。

表 2 PI-1~PI-3 的溶解性 Table 2 Solubility of PI-1~PI-3

样品	DMSO	DMAc	$CHCl_3$	CH_2Cl_2	NMP	DMF	THF
PI-1	++	+++	+++	+++	+++	+++	+++
PI-2	+/-	+++	++	++	+++	+++	++
PI-3	+/-	+++	++	++	+++	+++	++

注: "+++" 代表 100 mg 聚合物完全溶于 1 mL 溶剂 (质量 浓度为 100 g/L); "++"代表部分溶解(质量浓度为 50 g/L); "+/-" 代表少量溶解或溶胀 (质量浓度为 10 g/L)。

从表 2 可以看出,在室温下,该类聚酰亚胺不 仅可以溶于高沸点溶剂,如 DMSO、NMP、DMAc 和 DMF,还可以溶于低沸点溶剂 CHCl₃、THF 和 CH₂Cl₂,表现出优异的溶解性。主链上酚酞结构的 引入提供了扭曲、非共面结构,可以有效防止分子 链堆积,改善了溶解度;与此同时,异丙基和甲基 的引入进一步增大了分子链自由体积,加快了溶剂 的扩散,使聚合物表现出高的溶解性。与其他两种 聚酰亚胺(PI-2 和 PI-3)相比,基于醚酐结构的 PI-1 在 CHCl₃、CH₂Cl₂和 THF 中表现出了更高的溶解性, 并可溶解于 DMSO 中,主要归因于二酐结构单元中 柔性醚键的引入。

利用 XRD 对聚酰亚胺薄膜的结晶性进行了表征,结果见图 7。





从图 7 可以看出,在 2*θ*=10°~25°范围均出现宽 的弥散衍射峰,表明该系列聚酰亚胺晶型结构主要 为无定形结构。这主要因为主链上引入了扭曲、非 共面的酚酞结构,与此同时,异丙基和甲基进一步 破坏了聚酰亚胺分子链的规整性,降低了链堆积, 有效地阻止了结晶结构的形成。聚酰亚胺的无定形 特性同时也增强了聚合物在溶剂中的溶解性和成 膜性。

2.4 聚酰亚胺的光学及介电性能

利用紫外-可见分光光度计和 LCR 数字电桥分 别测试了制得的聚酰亚胺薄膜在波长 200~800 nm 下的透过率、截断波长(λ_{cutoff})及其在不同频率下 的介电常数,结果如图 8 和表 3 所示。

由图 8a 和表 1 可知,该系列聚酰亚胺薄膜的截 断波长在 324~365 nm 之间,450 nm 的透过率在 56%~78%之间,皆高于商品化 Kapton 聚酰亚胺薄 膜,表现出良好的光学透明性。良好的光学透明性 主要源自于聚合物骨架结构中扭曲、非共平面结构 的引入,破坏了分子链紧密堆积,降低了分子链内 共轭效应,从而削弱了 CTC 效应^[19]。其中,PI-1 的光学性能最好,原因在于二酐结构中柔性醚键的 存在进一步降低了 PI-1 芳香共轭性。



- 图 8 PI-1~PI-3 的 UV-Vis 光谱(a)及其在不同频率下 的介电常数(b)
- Fig. 8 UV-Vis spectra (a) and dielectric constants at different frequency (b) of PI-1~PI-3

表 3 PI-1~PI-3 的光学性能和介电性能 Table 3 Optical and dielectric properties of PI-1~PI-3

	1		1 1
样品	$\lambda_{\rm cutoff}/nm$	T_{450} /%	介电常数(1 MHz)/(F/m)
PI-1	324	78	3.01
PI-2	355	56	2.89
PI-3	365	75	2.79
Kapton	469	0	3.48

注: T450为450 nm 波长光下的透光率。

由图 8b 和表 3 可知,该类聚酰亚胺薄膜在 1 MHz下的介电常数在 2.79~3.01 F/m 之间,明显低 于 Kapton 薄膜的介电常数。相对低的介电常数主要 归因于酚酞 Cardo 结构和烷基大取代侧基的同时引 入有效增大了聚酰亚胺分子链的自由体积,减少了 分子链堆积,降低了单位体积内的极化率。

2.5 聚酰亚胺的热性能及力学性能

对聚酰亚胺的热失重和玻璃化转变温度进行了 测试,得到相应的 TGA 和 DSC 曲线见图 9,数据 如表 4 所示。

由图 9 和表 4 可知,该系列的聚酰亚胺在 N_2 和 O_2 下的 $T_{10\%}$ 均≥432 ℃。相对于本课组之前报道 的含氟聚酰亚胺^[20]和商品化 Kapton 薄膜(起始热分 解在 500 ℃以上),该类聚合物的热失重温度有一 定的降低。主要由于引入的烷基侧链在 450 ℃容易 发生降解,比三氟甲基的稳定性要低。



图 9 PI-1~PI-3 在 N₂(a)和 O₂(b)氛围下的 TGA 及 DSC 曲线(c)

Fig. 9 TGA curves of PI-1~PI-3 in N_2 (a) and O_2 (b) and their DSC curves (c)

表 4 PI-1~PI-3 的热性能 Table 4 Thermal properties of PI-1~PI-3

民日	T /ºC	$T_{5\%}$	$T_{5\%}$ /°C		<i>T</i> _{10%} /°C	
作用	Ig/ C	N_2	O_2	N_2	O_2	Λ₩/ 70
PI-1	266	410	420	434	454	26
PI-2	280	413	400	435	433	37
PI-3	289	411	415	432	453	24

注: *T*_g为玻璃化转变温度; *T*_{5%}为质量损失 5%时的温度; *T*_{10%}为质量损失 10%时的温度; *R*_w为 800 ℃下在 N₂氛围下残炭量。

此外, PI-1、PI-2、PI-3 在 800 °C下 N₂ 氛围下 残炭量依次为 26%、37%、24%。通过对 DSC 曲线 的分析得知,该系列聚酰亚胺的 T_g 在 266~289 °C之 间,其较高的 T_g 来源于刚性的酚酞 Cardo 结构。

将样品制成1 cm×5 cm 的样条,用万能试验机 测其力学性能,测3次取平均值,得到该系列聚酰 亚胺力学性能的相关数据如表5 所示。

表 5 PI-1~PI-3 的力学性能

Table 5 Mechanical properties of PI-1~PI-3						
样品	拉伸强度/MPa	弹性模量/GPa	断裂伸长率/%			
PI-1	81	1.5	9.7			
PI-2	77	1.2	13.0			
PI-3	95	1.4	9.1			

由表 5 可见,该系列聚酰亚胺的拉伸强度在 77~95 MPa之间、弹性模量在 1.2~1.5 GPa之间、断 裂伸长率在 9.1%~13.0%之间。其中,含有刚性联苯 二酐的 PI-3 的拉伸强度相对较高,断裂伸长率相对 较小。与商品化 Kapton 薄膜(拉伸强度>120 MPa) 相比,该系列聚酰亚胺的力学强度有一定的降低, 主要是由于大自由体积结构单元的引入降低了聚合 物分子链之间的相互作用力,但其拉伸强度与一些 已报道的改性聚酰亚胺相当^[17,19-20],仍展现出较好 的力学性能。

3 结论

以相对廉价的原料百里香酚酞和对氟硝基苯为 起始原料,通过芳香亲核和氧化还原反应设计制备 了一种新型二胺单体 5,5'-二异丙基-4,4'-二氨基苯氧 基-2,2'-二甲基酚酞,其与 3 种芳香二酐进行聚合得 到一系列含酚酞 Cardo 结构及异丙基、甲基侧基的 高可溶性聚酰亚胺 PI-1~PI-3。

扭曲、非共面酚酞结构的引入减少了分子链堆 积;异丙基和甲基侧基的引入进一步增大了分子链 自由体积,降低了分子链内 CTC,使该系列聚酰亚 胺表现出高的溶解性、优良的成膜性和优异的光学 透明性。与此同时,刚性酚酞扭曲、非共平面结构 和大侧基的协同引入有效降低了聚合物分子链中单 位体积的极化率,较明显地降低了聚酰亚胺薄膜的 介电常数。此外,该系列聚酰亚胺还具有较高的玻 璃化转变温度和力学性能。制备的聚酰亚胺在微电 子和光电领域具有潜在的应用价值。

参考文献:

- TANG N, ZHENG Y B, YUAN M M. High-performance polyimidebased water-solid triboelectric nanogenerator for hydropower harvesting[J]. ACS Applied Materials & Interfaces, 2021, 13(27): 32106-32114.
- [2] QU L J, TANG L S, BEI R X, et al. Flexible multifunctional aromatic polyimide film: Highly efficient photoluminescence, resistive switching characteristic, and electroluminescence[J]. ACS Applied Materials & Interfaces, 2018, 10(14): 11430-11435.
- [3] YERZHANKYZY A, WANG Y G, GHANEM B S, et al. Gas separation performance of solid-state *in-situ* thermally crosslinked 6FDA-based polyimides[J]. Journal of Membrane Science, 2022, 641: 119885.
- [4] TSAI M H, WHANG W T. Low dielectric polyimide/poly (silsesquioxane)-like nanocomposite material[J]. Polymer, 2001, 42(9): 4197-4207.
- [5] WANG X W (王献伟), KE H J (柯红军) YUAN H (袁航), et al. High temperature resistant and soluble polyimide resins and their composites[J]. Chemical Journal of Chinese Universities (高等学校 化学学报), 2021, 42(6): 2041-2048.
- [6] SHEN R, LIU L, CAO Y, *et al.* Biomass modified boron nitride/polyimide hybrid aerogel supported phase change composites with superior energy storage capacity and improved flame retardancy for solar-thermal energy storage[J]. Solar Energy, 2022, 242: 287-297.
- [7] HU X F, MU H L, MIAO J, et al. Synthesis and gas separation performance of intrinsically microporous polyimides derived from sterically hindered binaphthalenetetracarboxylic dianhydride[J]. Polymer Chemistry, 2020, 11(25): 4172-4179.
- [8] QIU G R, MA W S, WU L. Low dielectric constant polyimide mixtures fabricated by polyimide matrix and polyimide microsphere fillers[J]. Polymer International, 2020, 69(5): 485-491.
- [9] ZHU Y S, XIA P, LIU J H, et al. Polyimide-based high-performance film bulk acoustic resonator humidity sensor and its application in real-time human respiration monitoring[J]. Micromachines, 2022,

13(5): 758.

- [10] VANHERCK K, KOECKELBERGHS G, VANKELECOM I F J. Crosslinking polyimides for membrane applications: A review[J]. Progress in Polymer Science, 2013, 38(6): 874-896.
- [11] JIA M C, LI Y J, HE C Q, et al. Soluble perfluorocyclobutyl aryl ether-based polyimide for high-performance dielectric material[J]. ACS Applied Materials & Interfaces, 2016, 8(39): 26352-26358.
- [12] CHOI W T, KIM D W, JEONG Y T, et al. Preparation of colorless polyimide hybrid films with enhanced optical, chemical and thermal resistance[J]. Molecular Crystals and Liquid Crystals, 2019, 679(1): 87-94.
- [13] LIU Y Y, WANG Y K, WU D Y. Synthetic strategies for highly transparent and colorless polyimide film[J]. Journal of Applied Polymer Science, 2022, 139(28): e52604.
- [14] WU Q, MA X R, ZHENG F, *et al.* High performance transparent polyimides by controlling steric hindrance of methyl side groups[J]. European Polymer Journal, 2019, 120: 109235.
- [15] CHEN W X, ZHOU Z, YANG T T, et al. Synthesis and properties of highly organosoluble and low dielectric constant polyimides containing non-polar bulky triphenyl methane moiety[J]. Reactive & Functional Polymers, 2016, 108: 71-77.
- [16] WALSH C J, MANDAL B K. A new class of aromatic dianhydrides for thermostable polyimides[J]. Chemistry of Materials, 2001, 13(8): 2472-2475.
- [17] WANG C Y, JIANG C R, YU B, et al. Highly soluble polyimides containing di-tert-butylbenzene and dimethyl groups with good gas separation properties and optical transparency[J]. Chinese Journal of Polymer Science, 2020, 38(7): 759-768.
- [18] ZHENG H, WANG C Y, MA Y, *et al.* High thermal stability and low dielectric constant of soluble polyimides containing asymmetric bulky pendant groups[J]. Journal of Macromolecular Science Part A-Pure and Applied Chemistry, 2021, 58(12): 880-889.
- [19] MA S Q, WANG S L, JIN S Z, *et al.* Construction of highperformance, high-temperature shape memory polyimides bearing pyridine and trifluoromethyl group[J]. Polymer, 2020, 210(5): 122972.
- [20] YUAN C Y, SUN Z, WANG Y H. Study on the effect of different amounts of hydroxyl and *tert*-butyl substituted triphenylpyridine units on the properties of polyimide[J]. Journal of Polymer Research, 2020, 193: 27.

(上接第 1224 页)

- [62] XU J X, LI T X, YAN T S, *et al.* Ultrahigh solar-driven atmospheric water production enabled by scalable rapid-cycling water harvester with vertically aligned nanocomposite sorbent[J]. Energy & Environmental Science, 2021, 14(11): 5979-5994.
- [63] LI Q Q, YING Y F, TAO Y L, et al. Assemblable carbon fiber/ metal-organic framework monoliths for energy-efficient atmospheric water harvesting[J]. Industrial & Engineering Chemistry Research, 2022, 61(3): 1344-1354.
- [64] ALMASSAD H A, ABAZA R I, SIWWAN L, et al. Environmentally adaptive MOF-based device enables continuous self-optimizing atmospheric water harvesting[J]. Nature Communications, 2022, 13(1): 4873.
- [65] ZHANG S, CHI M C, MO J L, *et al.* Bioinspired asymmetric amphiphilic surface for triboelectric enhanced efficient water harvesting[J]. Nature Communications, 2022, 13(1): 4168.
- [66] FATHIEH F, KALMUTZKI M J, KAPUSTIN E A, et al. Practical

water production from desert air[J]. Science Advances, 2018, 4(6): eaat3198.

- [67] HAECHLER I, PARK H, SCHNOERING G, et al. Exploiting radiative cooling for uninterrupted 24-hour water harvesting from the atmosphere[J]. Science Advances, 2021, 7(26): eabf3978.
- [68] WANG W W, PAN Q W, XING Z L, et al. Viability of a practical multicyclic sorption-based water harvester with improved water yield[J]. Water Res, 2022, 211: 118029.
- [69] ZHOU X Y, ZHANG P P, ZHAO F, et al. Super moisture absorbent gels for sustainable agriculture via atmospheric water irrigation[J]. ACS Materials Letters, 2020, 2(11): 1419-1422.
- [70] LI R Y, WU M C, ALEID S, *et al.* An integrated solar-driven system produces electricity with fresh water and crops in arid regions[J]. Cell Reports Physical Science, 2022, 3(3): 100781.
- [71] YANG J C, ZHANG X P, QU H, et al. A moisture-hungry copper complex harvesting air moisture for potable water and autonomous urban agriculture[J]. Adv Mater, 2020, 32(39): e2002936.