## N-十六烷基聚对苯二甲酰对苯二胺的红外光谱研究

孔 磊1,李荣波1,赵 莹1\*,石海峰2,王笃金1, 徐端夫1,吴瑾光3

1. 中国科学院化学研究所工程塑料院重点实验室,北京 100190

2. 天津工业大学材料科学与工程学院功能纤维研究所, 天津 300387

3. 北京大学化学与分子工程学院,北京 100871

**摘 要** 以聚对苯二甲酰对苯二胺(PPTA)和 1-溴正十六烷为原料,利用 N-烷基化方法合成了 N-十六烷基 聚对苯二甲酰对苯二胺(PPTAC16),并采用 DSC 和 FTIR 方法进行了详细研究。DSC 结果表明 PPTAC16 存在侧链结晶行为,但侧链结晶的完善程度低于正十六烷烃的结晶。红外光谱结果表明,烷基侧链结晶中亚 甲基堆积的有序度低于正十六烷烃晶体,亚甲基的构象中存在相当数量的旁式构象。变温红外光谱结果表 明随着温度的升高,亚甲基的伸缩振动谱带和变角振动谱带的峰位发生突变,说明侧链结晶的熔融;该结果 与 DSC 测试结果一致。另外,伴随着十六烷基侧链结晶的熔融,PPTAC16 的主链发生了一种不可逆的变 化,且熔融后的烷基侧链所处的状态与液态十六烷烃存在差别。

关键词 聚对苯二甲酰对苯二胺; N-烷基化; 红外光谱; 侧链结晶; 热分析 中图分类号: O631 文献标识码: A DOI: 10.3964/j.issn.1000-0593(2012)10-2647-04

## 引 言

由芳香族聚合物主链以及脂肪族柔性侧链组成刚性主链 梳状高分子是一类具有特殊几何形状的高分子,这类高分子 的凝聚态结构表现出与传统线型聚合物不同的特征,如层状 结构以及液晶现象等。一般认为,具有柔性烷基侧链的梳状 高分子中刚性主链与柔性侧链不相容产生的微相分离作用在 其凝聚态结构的形成过程中发挥重要作用<sup>[1,2]</sup>。因此,这类 刚性主链梳状高分子中侧链的堆积行为也是研究重点之一。 Ballauff 等<sup>[3, 4]</sup>研究了苯环烷基化的聚芳酯后提出, 侧链与 主链间的倾角对其聚集态结构有显著影响,可形成不同的相 结构。Zheng 等<sup>[5]</sup>研究了 N-烷基化聚苯胺的聚集态结构,提 出烷基侧链的长度决定了侧链能否形成有序结构,只有当烷 基侧链碳原子数达到 14 后,侧链中才能形成有序结构。Shi 等<sup>[6]</sup>研究了N-烷基化聚对苯甲酰胺,提出在烷基侧链结晶 的熔融过程中,烷基侧链的构象中旁式构象逐渐增加,且烷 基侧链熔融后所处的构象状态和无序化程度与正烷烃存在差 别。通过 N-烷基化方法制备了 N-十六烷基化聚对苯二甲酰 对苯二胺(PPTAC16),研究在烷基侧链结晶的熔融过程中, 分子链中侧链特别是主链的变化情况,以加深对刚性主链梳 状高分子聚集态结构的理解。

## 1 实验部分

1.1 原料

聚对苯二甲酰对苯二胺(PPTA)树脂为上海合成树脂研究所产品,  $[\eta]$ =5.13 dl·g<sup>-1</sup>。将 PPTA 粉末在真空烘箱中干燥 48 h 后放于保干器中备用。二甲基亚砜(DMSO)为北京金龙化学试剂公司产品,经 0.4 nm 分子筛干燥两天后,在CaH<sub>2</sub>存在下进行减压蒸馏,收集 104 °C/10 mmHg 的馏分。氢化钠(NaH)为 ACROS 公司产品,60%悬浮于石蜡烃溶剂中。1-溴正十六烷为 ACROS 公司产品,纯度为 97%。

## 1.2 N-十六烷基化聚对二甲酰对苯二胺(PPTAC16)梳状聚 合物的制备

采用 N 烷基化方法<sup>[7]</sup>制备 N-十六烷基化聚对二甲酰对 苯二胺(PPTAC16)梳状聚合物,即利用十六烷基取代 PPTA 主链上酰胺基团氮原子上的氢原子。具体实验步骤如下:在 通入高纯氮气的 100 mL 三口瓶中,加入 0.1 g NaH 和 50 mL 无水 DMSO,在 70 ℃搅拌 2 h 后将反应体系温度降到 50 ℃,之后加入 0.5 g PPTA,反应 4 小时后,将反应体系温度 降到 30 ℃。然后加入稍过量的 1-溴十六烷,反应 16 h 后停

收稿日期: 2011-10-17,修订日期: 2012-03-20

基金项目:国家自然科学基金项目(20904040)和国家(863计划)重大项目课题(2010AA03A406)资助

作者简介:孔 磊, 1983年生, 中国科学院化学研究所博士研究生 e-mail: u960@163. com

止,过滤得到粗产物,分别用去离子水、丙酮和甲醇交替洗 涤3次,真空干燥后得到淡黄色粉末;将其用氯仿溶解,过 滤除去不溶物后,滴入丙酮中得到沉淀,过滤并洗涤,真空 干燥后得到白色固体粉末,即为 N-十六烷基聚对二甲酰对 苯二胺(PPTAC16)梳状高分子化合物,其分子结构式如图 1 所示。



Fig. 1 Molecular formula of PPTAC16

#### 1.3 结构与性能表征

1.3.1 红外光谱(FTIR)

将 N-十六烷基聚对苯二甲酰对苯二胺溶解于氯仿中配 制成 3%的溶液,然后将溶液滴于溴化钾盐片上,溶剂挥发 干燥后用于红外光谱测试。红外光谱测试在 Bruker EQUI-NOX 55 傅里叶变换红外光谱仪上进行,分辨率为 4 cm<sup>-1</sup>, 扫描次数为 32 次,采用 Bruker OPUS 软件收集和处理光谱。 在进行变温红外光谱测试之前,首先将 PPTAC16 样品溶解 于氯仿中配成 3 w/v%溶液,然后将溶液滴到 KBr 盐片上, 常温晾干后获得用于红外光谱测试的薄膜。然后再从室温缓 慢升温到 80 ℃,每隔 5 ℃收集光谱,得到 PPTAC16 样品升 温过程的光谱。在随后的降温过程中,缓慢降温到室温,每 隔 5 ℃收集光谱,得到 PPTAC16 样品降温过程的光谱。 1.3.2 差示扫描量热仪(DSC)

DSC测试在 Mettler DSC822 仪器上进行,其操作程序为:以10°C•min<sup>-1</sup>的升温速率将样品从0°C加热到100°C,恒温5min。记录样品的升温曲线。

## 2 结果与讨论

#### 2.1 分子结构表征

图 2 给出了 PPTA 与 PPTAC16 的红外光谱。与 PPTA 对比可知,进行 N-烷基化反应后,PPTAC16 分别在 2 919.1 和 2 850.7 cm<sup>-1</sup> 出现了亚甲基特征的反对称伸缩振动 ( $w_{CH_2, ss}$ )和对称伸缩振动谱带( $w_{CH_2, s}$ ),在1 467.7 cm<sup>-1</sup>处出 现了亚甲基弯曲振动谱带( $o_{CH_2}$ ),而 PPTA 位于 3 325 cm<sup>-1</sup> 的 N—H 伸缩振动谱带( $v_{N-H}$ )以及位于 1 545 cm<sup>-1</sup>的酰胺 II 带的特征吸收谱带均已几乎观察不到。这表明 PPTA 分子发 生了较为彻底的 N-烷基化反应,—NH—基团的 H 原子被 C<sub>16</sub> H<sub>37</sub>基团取代。

#### 2.2 热行为研究

图 3 给出了 PPTAC16 升温过程中(0~100 ℃)的 DSC 曲线。如图所示, PPTA 在该温度区间内无热行为。PP-TAC16 则在 53.1 ℃处出现一明显的热吸收峰。文献报道带 有烷基、烷氧基或者烷酯基侧链的刚性主链梳状高分子的柔

性侧链中的亚甲基链达到一定长度后,侧链的亚甲基能够发 生结晶。例如,N-烷基化聚对苯甲酰胺<sup>[6]</sup>和N-烷基化聚苯 胺<sup>[5]</sup>侧链结晶的临界碳原子数均为14。因此,PPTAC16的 DSC升温曲线上的吸热行为反映了十六烷基侧链结晶的熔 融过程,但其熔点明显高于正十六烷的熔点(18℃)。另外, 与正十六烷相比,PPTAC16的熔程明显加宽,在30~61℃ 之间,这说明受限于刚性主链上的十六烷基侧链形成结晶的 完善程度低于正十六烷烃。



Fig. 2 FTIR spectra of PPTA and PPTAC16



Fig. 3 DSC thermograms of PPTA and PPTAC16

#### 2.3 红外光谱研究

PPTAC16 侧链亚甲基的 ν<sub>CH2</sub>, ss 谱带位于 2 919.1 cm<sup>-1</sup>, 其峰位高于固态正十六烷,说明 PPTAC16 侧链结晶中亚甲 基堆积的有序程度低于固态正烷烃。图 4(a)给出了升温过程 (20~90 ℃)中该谱带峰位随温度的变化情况。如图 4(a)和 4 (b)所示,随着温度的升高,ν<sub>CH2</sub>, ss 谱带逐渐从 2 919.1 cm<sup>-1</sup> 向高波数方向移动,当温度达到 45 ℃时开始出现突变,继 续升高至 60 ℃,即十六烷基侧链结晶的熔点附近,该谱带 升高至 2 923.4 cm<sup>-1</sup>;此后随温度的继续升高,ν<sub>CH2</sub>, ss 谱带 峰位向高波数移动的趋势重新变缓。位于 2 850.7 cm<sup>-1</sup>的 ν<sub>CH2</sub>, si 带随温度的升高也表现出相同的变化规律,也在 45 ~60 ℃区间峰位向高波数显著位移,见图 4(c)和 4(d)。从 ν<sub>CH2</sub>, ss 和 ν<sub>CH2</sub>, si 带带随温度的变化规律可以看出,随着温度 的升高,亚甲基堆积的有序程度均在 45~60 ℃区间发生显 著变化。

根据 Snyder 对于长链正烷烃的研究结果, 若在 1 473 和 1 462 cm<sup>-1</sup>处出现两个分裂的 ксн<sub>2</sub> 谱带,说明烷基链是以正 交晶或者单斜晶形式结晶。结晶烷烃中的亚甲基采取全反式 构象进行堆积。如图 5 所示,室温时 PPTAC16 侧链的 ксн<sub>2</sub> 谱带是位于1467.7 cm<sup>-1</sup>的一个宽峰,说明十六烷基侧链不 是以正交晶或者单斜晶的形式存在,而且侧链中亚甲基不是 处于全反式构象,其中含有一定数量的旁式构象缺陷。PP-TAC16的WAXD曲线中也仅出现一个位于21.4°的衍射峰,



Fig. 4 Variation of  $v_{CH_2}$  band of PPTAC16 with temperature in the heating process, (a)  $v_{CH_2, as}$  band, (b) peak position of  $v_{CH_2, as}$  band, (c)  $v_{CH_2, s}$  band and (d) peak position of  $v_{CH_2, s}$  band





Fig. 6 Variation of  $\gamma_{-C-H}$  band of C—H in the phenyl ring in PPTAC16 in the heating and cooling process, (a)  $\gamma_{-C-H}$  band in the heating process, (b)  $\gamma_{-C-H}$  band in the cooling process, (c) peak position of  $\gamma_{-C-H}$  band

表明 PPTAC16 的侧链亚甲基形成的是六方晶。

随着温度升高, $\nu_{CH_2}$  谱带峰位逐渐向低波数位移,同时 谱带的吸光度逐渐降低,当温度超过 45 ℃以后,该谱带峰 位和吸光度均随温度升高急剧下降,至 60 ℃ 时位移至 1 464.9 cm<sup>-1</sup>;之后峰位和吸光度随温度下降的趋势变缓。 伴随着  $\delta_{CH_2}$  谱带吸光度的下降,1 457 cm<sup>-1</sup> 谱带的吸光度则 随温度的升高逐渐增强,也在 45~60 ℃区间出现一个突跃。 上述  $\delta_{CH_2}$  谱带在 45~60 ℃区间发生的突变说明侧链亚甲基 的"规整"排列在这一温度区间发生了显著变化,即烷基侧链 结晶发生了熔融。

综上所述,  $\nu_{CH_2}$ 和  $\delta_{CH_2}$  谱带的峰位或者吸光度随温度发 生显著变化的区间与 DSC 测定的 PPTAC16 侧链结晶的熔 程基本一致。这说明伴随着侧链结晶的熔融,亚甲基的有序 排列逐渐被破坏。另外, DSC 结果显示 PPTAC16 的十六烷 基侧链结晶在 60 ℃以上时处于熔融状态,此时  $\delta_{CH_2}$  谱带的 峰位位于1464.9 cm<sup>-1</sup>以下,低于液态正十六烷的  $\delta_{CH_2}$  谱带 峰位1468 cm<sup>-1</sup>。这一差别说明受限于刚性主链的十六烷基 侧链结晶熔融后,烷基侧链中亚甲基所处的状态与本体液态 烷烃中的亚甲基存在差别,烷基侧链中的亚甲基并没有与液

#### 态烷烃中亚甲基一样处于一种完全无序的状态。

伴随着烷基侧链结晶的熔融, PPTAC16 主链苯环上碳 氢面外摇摆振动谱带( $\gamma_{-C-H}$ )也发生了相应变化。图 6 给出 了 $\gamma_{-C-H}$ 谱带峰位随温度的变化规律。如图所示,室温时 PPTAC16 的 $\gamma_{-C-H}$ 谱带的峰位位于 851.5 cm<sup>-1</sup>。当温度在 PPTAC16 侧链结晶的熔程 45~60 ℃之间时, $\gamma_{-C-H}$ 谱带峰 位向低波数急剧位移,位移至 846.6 cm<sup>-1</sup>;随着温度的继续 升高, $\gamma_{-C-H}$ 谱带峰位的变化重新变缓;但在随后的降温过 程中, $\gamma_{-C-H}$ 谱带峰位仅表现出随着温度的升高,向高波数 发生线性位移,即温度效应。这一变化说明,伴随着烷基侧 链结晶的熔融,刚性主链发生了某种变化,且这种变化是不 可逆的。

## 3 结 论

DSC 研究结果表明 PPTAC16 烷基侧链发生结晶,但结晶的完善程度低于正十六烷烃。变温红外光谱研究结果表明,伴随着侧链结晶的熔融,刚性主链发生了一定程度的变化,且这种变化是不可逆的。

### References

- [1] Ge J, Zhang A, Cheng S Z D, et al. Macromolecules, 1997, 30: 6498.
- [2] Ballauff M. Angewandte Chemie International Edition in English, 1989, 28: 253.
- [3] Ballauff M, Schmidt G. Molecular Crystals and Liquid Crystals, 1987, 147: 163.
- [4] Stern R, Ballauff M, Lieser G, et al. Polymer, 1991, 32: 2096.
- [5] Zheng W, Levon K, Laakso J, et al. Macromolecules, 1994, 27: 7754.
- [6] Shi H, Zhao Y, Zhang X, et al. Polymer, 2004, 45: 6299.
- [7] Takayanagi M, Katayose T. Journal of Polymer Science: Polymer Chemistry Edition, 1981, 19: 1133.

# Investigation of N-Hexadecylated Poly (*p*-Phenylene Terephthamide) by Infrared Spectroscopy

KONG Lei<sup>1</sup>, LI Rong-bo<sup>1</sup>, ZHAO Ying<sup>1\*</sup>, SHI Hai-feng<sup>2</sup>, WANG Du-jin<sup>1</sup>, XU Duan-fu<sup>1</sup>, WU Jin-guang<sup>3</sup>

- 1. Key Laboratory of Engineering Plastics, Institute of Chemistry, Chinese Academy of Sciences, Beijing 100190, China
- 2. Institute of Functional Fibers, College of Materials Science and Engineering, Tianjin Polytechnic University, Tianjin 300387, China
- 3. College of Chemistry and Molecular Engineering, Peking University, Beijing 100871, China

Abstract N-hexadecylated poly(p-phenylene terephthamide) (PPTA) comb-like polymers (PPTAC16), which are composed of PPTA backbone and hexadecyl side chains, were prepared by method of N-alkylation reaction. The molecular structure and thermal transition behavior of PPTAC16 were characterized by a combination of differential scanning calorimetry (DSC) and Fourier transform infrared spectroscopy (FT-IR) technique. DSC results indicated that the crystallization of hexadecyl side chains, and the side chain crystallization is less perfect than that of *n*-hexadecane crystal. IR results showed that the ordered degree of the packing of CH<sub>2</sub> group in the side chain crystallization is lower than that of *n*-hexadecane crystal. Variable temperature IR spectroscopic results revealed that the stretching vibration and bending vibration bands of methylene group experience an abrupt change with increasing of temperature which indicate the melting of the side chain crystallization, furthermore the main chain of PPTAC16 was found to undergo an irreversible change accompanying the melting of the alkyl side chain crystallization. And the molten state of CH<sub>2</sub> group in the hexadecyl of PPTAC16 is different from that of liquid *n*-hexadecane.

Keywords Poly(p-phenylene terephthamide); N-alkylation; Infrared spectroscopy; Side chain crystallization; Thermal analysis