静电纺聚醋酸乙烯酯/TiO2复合纳米纤维的弯曲力学性能

马 明¹,梁运兴^{1,2},吴 宁^{1,2},张国利^{1,2},陈 利^{1,2} (1. 天津工业大学先进纺织复合材料教育部重点实验室: 2. 天津工业大学复合材料研究所,天津 300387)

摘要:结合溶胶凝胶法和静电纺丝技术制备了聚醋酸乙烯酯(PVAc)/二氧化钛(TiO₂)复合纳米纤维。使用扫描电子显 微镜(SEM)、透射电子显微镜(TEM)和扫描探针显 微镜(SPM)对复合纳米纤维的表面形貌、内部粒子分布和单纤维弯 曲弹性模量进行了表征与测试。结果表明,TiO₂纳米粒子均匀地分布在 PVAc 纳米纤维 中;随着TiO₂含量的增加,纳米 纤维的平均直径从 585nm 减少到 287nm;由于TiO₂溶胶分子与聚合物分子形成了较强的氢键作用使得与杂化纳米纤维 的弯曲弹性模量显著增强。

关键词:复合纳米纤维;微观结构;弯曲弹性模量

中图分类号: TQ 342. * 9 文献标识码: A

文章编号:1000-7555(2013)06-0046-04

近几年来,聚合物纳米纤维由于具有直径小、比表 面积大、小孔径、高孔隙率等显著的特性而引起了多方 的关注。由于具有这些特性,目前聚合物纳米纤维已 成功应用于新型组织工程材料、过滤材料、防护材料和 传感器材料的开发[1~4]。然而,由于自身强力不足等 问题、限制了其使用范围。采用溶胶凝胶法结合静电 纺丝技术可以很方便地制备出聚合物/无机纳米纤维 无机纳米粒子的引入,使聚合物纳米纤维综合了无机 材料的特性,如高力学强度、高热稳定性和化学稳定性 等^[5]。为了深入探究无机填料对聚合物纳米纤维力 学性能的影响机理,研究者提出了许多针对复合纳米 纤维集合体力学性能的表征和测试方法^[6~8],但对于 单根复合纳米纤维力学性能的研究尚处于初步探索阶 段。本文结合溶胶凝胶法和静电纺丝技术制备了 $PVAc/TiO_2$ 杂化复合纤维,重点讨论了TiO_的含量对 于单根 PVAc/T iO2纳米纤维弹性模量的影响机理。

1 实验部分

1.1 主要原料

聚醋酸乙烯酯(PVAc):分子量 50000,国药集团 化学试剂有限公司;钛酸正丁酯(Ti(OC4H9)4)、乙二 醇胺:化学纯;乙醇、丙酮:分析纯,国药集团化学试剂 有限公司。

1.2 PVAc/TiO2 复合纳米纤维的制备

在磁力搅拌作用下,将 0.5 mL 乙二醇 胺和 0.03 mol 钛酸正丁酯分别加入 14 mL 无水乙醇中,制 成溶液 A,将 1.0 mL 蒸馏水加入另外的 14 mL 无水乙醇中制成溶液 B,然后使用滴液漏斗将溶液 B 逐滴 加入溶液 A 中于室温搅拌 5h,制成 TiO₂溶胶液。将 PVAc 颗粒溶解到丙酮溶剂中,然后将不同体积的 T iO₂溶胶液滴加到 PVAc 溶液中,在室温反应 24h,分 别制成 T iO₂ 质量分数(下同)为 0.5%和1.0%的 PVAc/TiO₂复合溶液作为纺丝液。在静电纺过程中,喷丝头和收集装置中加 20kV 的电压,调节溶液挤出 速率为 0.5 mL/h,根据表征和测试的需要选择收集装置。为便于文中使用,0.5% TiO₂的 PVAc/TiO₂简写为 P/T_{0.5%},1.0% TiO₂的 PVAc/TiO₂简写为 P/T_{0.5%},

1.3 PVAc/TiO₂ 复合纳米纤维的表征

使用日本 Hitachi S-4800 型 SEM 表征纳米纤维 的表面结构并借助 Photoshop 软件测量纳米纤维的平 均直径。将纳米纤维直接收集到 300mesh 的铜网上 制成试样,使用荷兰 FEI 公司 TecnaiG 220 型 TEM 表 征无机组分在纳米纤维中的分布状况。使用广州本原 纳米仪器有限公司 CSPM 4000 型 SPM 表征单根纳米 纤维的表面形貌并对单纤维进行三点弯曲测试。 1.4 PVAc/TiO₂ 复合纳米纤维的弯曲模量测试

© 1994-2013 China Academic Journal Electronic Publishing House. All rights reserved. http://www.cnki.net

收稿日期: 2012-12-09

基金项目: 国家高技术研究发展计划(863 计划) 项目(2012A A03A 201); 天津市高等学校科技发展基金计划项目(20110309) 通讯联系人: 吴 宁, 主要从事功能纳米结构材料、纺织复合材料方面的研究, E-mail: wuning@ tjpu. edu. cn

首先将纳米纤维收集到光栅上,使用悬臂梁上的 探针对横跨于凹槽之上的纳米纤维中点处施加负载, 获得纤维的力挠度曲线,结合经典的梁弯曲理论,可 计算出 PVAc/TiO2复合纳米纤维的弹性模量,所使用 悬臂梁的弹性系数为 0.35N/m。实验中选择直径相 差约 50nm 倍数的纳米纤维作为参比,每次测试 10 个 近似直径大小的样品计算平均值作为某一特定直径纳 米纤维的弯曲模量。例如,直径为 400nm 的纳米纤维 弯曲模量值是通过计算 10 个直径范围在(400±10) nm 样品弯曲模量的平均值得到的。

2 结果与讨论

Fig. 1 为 PVAc/TiO₂复合纳米纤维表面形貌的 SEM 图像,从 Fig. 1 中可观察到,纳米纤维整体呈无 序分布状态,并且纳米纤维的直径随着TiO₂含量的增 加而减小。由纳米纤维直径和直径分布的 Photoshop 软件测试结果可知,随着TiO₂含量的增加,纳米纤维平 均直径从 585nm 减小到 287nm,而且直径分布范围也 越来越集中, PVAc 纳米纤维分布范围为(200nm~ 1000nm), P/T_{0.5%} 为(100nm~700nm), P/T_{1.0%} 为 (100nm~ 500nm)。



Fig. 1 SEM Images of (a) PVAc, (b) P/ $T_{0.5\%}$ and (c) P/ $T_{1.0\%}$ Nanofibers



Fig. 2 Surface Morphology of Single Nanofibers (a): PVAc; (b): P/ $T_{0.5\%}$; (c): P/ $T_{1.0\%}$



Fig. 3 TEM Image of PVAc/ TiO₂ Nanofiber

不同TiO2含量单根纳米纤维的表面形貌如Fig.2 所示。从Fig.2中可观察到,PVAc纳米纤维的表面形 貌明显受到了TiO2加入的影响,未加入TiO2时,PVAc 纳米纤维的表面是均匀而光滑的,随着TiO2加入量达 到0.5%时,纤维表面出现了很多不均匀的褶皱,当 TiO2含量达到1%,纳米纤维显现出颗粒状的粗糙表 Fig. 3 为 PVAc/TiO2复合纳米纤维的TEM 照片, 从 Fig. 3 中可观察到纳米纤维内部分布着很多不连续 带状的无机粒子(如箭头所示)。这是由于在静电纺丝 过程中,电场力的拉伸作用导致TiO2纳米粒子在静电 射流中沿着纤维长度方向趋于取向分布,这种状态有 利于TiO2粒子在纳米纤维中的均匀分散。从 SEM、 SPM 和 TEM 的分析可知, TiO2的加入不仅影响了纳 米纤维的直径和直径分布,而且明显地改变了纳米纤 维的表面形貌和内部结构。

基于 SPM 的三点弯曲测试方法研究了无机T iO₂ 纳米粒子对静电纺 PVAc 纳米纤维的弯曲弹性模量的 影响。SPM 三点弯曲测试方法如Fig.4(a)所示,首先 选择横跨于光栅凹槽之上的纤维作为测试对象,然后 将 SPM 的探针接触到纤维表面施加负载使得纤维产 生明显变形,使用这种方法可以测出反映纤维表面弹 性模量的力距离曲线。Fig.4(b) 为典型的 SPM 力距 离曲线示意图,在力距离曲线中可以获得充分的表面 力学信息。曲线共由4步组成:(a)曲线中AB段为扫 描器开始延伸直到探针接触到纤维表面,此时探针与 纤维之间没有明显的相互作用力,悬臂梁也没有挠曲 变形;(b)曲线中B-C段的突然下坠反映出由于短距 离的吸引力作用,探针直接被样品吸引到表面;(c)曲 线GD段表示随着探针接触到样品表面,力作用到纤 维上引起了悬臂梁向上弯曲;(d)曲线D-E段表示扫 描器不断从纤维处收缩,达到E点时扫描器上升的力 与针尖样品间的吸引力相等;(e)曲线E-F段表示随 着扫描器收缩的持续,悬臂梁展现出了一种突然的回 弹力;(f)曲线 F-A段表明针尖已经与样品分开,悬臂



梁回复到了初始的无挠曲状态。下面的参数均为是扫 描器延伸过程中测定的,其中垂直位移为 $Z = Z_0$,悬 臂梁的挠曲程度为 ΔZ_c ,纤维的垂直方向变形量 δ 计 算公式^[9] 为:

$$\delta = (Z - Z_0) - \Delta Z_c \tag{1}$$

纳米纤维的弹性模量值是根据横梁弯曲理论公式 得到的,如公式(2)所示, *F* 是作用力, *L* 是悬挂长度, *I* 是梁的截面惯性矩(其中 $I = \pi D^4/64$, *D* 为纤维直 径):







Fig. 5 Effect of TiO₂ Contents (0%, 0.5%%, 1.0%) on The Elastic Modulus(E) of PVAc/ TiO₂ Nanofibers

Fig. 5 中纵坐标反映悬臂梁的挠曲程度,作用力 可使用胡克定律($F = K \Delta Z_{c}$,其中 K 为悬臂梁的弹性 系数),根据挠曲程度计算出接触力。TiO₂含量对 PVA c/TiO₂纳米纤维弹性模量的影响计算总结在 Fig. 5 中,从Fig. 5 可知, PVAc、P/T_{0.5%}和 P/T_{1.0%}纳 米纤维的弹性模量都随着纤维直径的增加而降低,对 于较低长径比的纤维,剪切形变成为影响纤维弹性模 量的主要因素^[10]。Fig. 5 中的小框部分为这 3 种纳米 纤维在 350 nm~ 500 nm 之间的数据点。放大图像的 数据显示出弹性模量随着TiO₂含量的增加而增大,这 表明在不考虑真径的影响因素,TiO₂的引入本身改变 了 PVAc 纳米纤维的弯曲强度。公式(3~5)阐明了 3 步 T i(OC4H9)4 水解反应过程TiO2溶胶的制备(R 代 表叔丁基羰基):

 $\begin{array}{l} nT i(OR)_{4^{+}} nH_{2}O \overrightarrow{} nHOTi(OR)_{3^{+}} nCH_{3}CH_{2}CH_{2}CH_{2}OH \\ nHOTi(OR)_{3^{+}} nH_{2}O \overrightarrow{} n(OH)_{2}Ti(OR)_{2^{+}} nCH_{3}CH_{2}CH_{2}CH_{2}OH \\ n(HO)_{2}Ti(OR)_{2^{+}} nH_{2}O \overrightarrow{} n(OH)_{3}Ti(OR) + nCH_{3}CH_{2}CH_{2}CH_{2}OH \\ \end{array}$ (3)

从公式(3~5)可知,大量的-OH在Ti(OC4H9)4 水解过程中产生,TiO2溶胶与PVAc溶液复合过程中, 在TiO2溶胶分子(-OH)与PVAc分子(C=O)之间形 成了一些氢键或较强的分子间作用力,这些都对纳米 纤维体的增强起到了重要作用。

3 结论

本文主要探讨了聚合物/无机复合对纳米纤维弹 性模量的影响。通过结合溶胶凝胶方法和静电纺丝技 术制备了 PVAc 和 PVAc/T iO₂纳米纤维。SEM 图像 分析表明纳米纤维的平均直径随着TiO₂含量的增加而 减小。从 TEM 和 AFM 图像分析中可知, T iO₂纳米粒 子较均匀地分散在 PVAc 纳米纤维中, TiO₂的加入导 致纤维表面变得粗糙。弯曲弹性模量的分析结果表 明, PVAc 和 PVAc/T iO₂纳米纤维的弹性模量都随着 ig House. All rights reserved.

直径的增加而减少,而且直径越小,这种变化越显著。 通过T iO₂与 PVAc 复合明显地增强了纳米纤维的弹性 模量。

参考文献:

- Bhattarai S R, Bhattarai N, Yi H K, et al. Novel biodegradable electrospun membrane: Scaffold for tissue engineering [J]. Biomaterials, 2004, 25(13): 2595-2602.
- [2] Veleirinho B, Lopes da Silva J A. Application of electrospun poly (ethylene terephthalate) nanofiber mat to apple juice clarification
 [J]. Process Biochem., 2009, 44(3): 353-356.
- [3] Zhao Z, Gou J, Bietto S, et al. Fire retardancy of clay/carbon nanofiber hybrid sheet in fiber reinforced polymer composites[J]. Compos. Sci. Technol., 2009, 69(13): 2081-2087.
- [4] Li P, Li Y, Ying B, et al. Electrospun nanofibers of polymer composite as a promising humidity sensitive material[J]. Sens. Actuators

B, 2009, 141(2): 390-395.

- [5] Chronakis I S. Novel nanocomposites and nanoceramics based on polymer nanofibers using electrospinning process-A review [J]. J. Mater. Process. Technol., 2005, 167(2-3): 283-293.
- [6] Agic A, Mijovic B. Mechanical properties of electrospun carbon nanotube composites[J]. J. Text. Inst., 2005, 97(5): 419-427.
- [7] Rohatgi A, Thomas J P, Baucom J N, et al. Processing and mechanical performance of liquid crystalline polymer/nanofiber monofilaments[J]. Scripta Materialia, 2008, 58(1): 25-28.
- [8] Hasan M M, Zhou Y, Jeelani S. Thermal and tensile properties of aligned carbon nanofiber reinforced polypropylene[J]. Mater. Lett., 2007, 61(4 5): 1134 1136.
- [9] Tombler T W, Zhou C, Alexseyev L, et al. Reversible electromechanical characteristics of carbon nanotubes under localprobe manipulation [J]. Nature, 2000, 405: 769-772.
- [10] Tan E P S, Lim C T. Physical properties of a single polymeric nanofiber[J]. Appl. Phys. Lett., 2004, 84(9): 1603-1605.

Bending Properties of Electrospun Polyvinyl Acetate / TiO₂ Composite Nanofiber

Ming Ma¹, Yunxing Liang^{1,2}, Ning Wu^{1,2}, Guoli Zhang^{1,2}, Li Chen^{1,2}

(1. Key Laboratory of Advanced Textile Composites, Ministry of Education of China;

2. Composites Research Institute of Tianjin Polytechnic University, Tianjin 300387, China)

ABSTRACT: Polyvinyl acetate (PVAc)/titanium dioxide(TiO₂) composite nanofibers were fabricated by combining sol-gel process with electrospinning technology. The diameter distribution, surface morphology and elastic modulus of nanofibers were characterized and analyzed by scanning electron microscopy (SEM), transmission electron microscopy (TEM) and scanning probe microscope (SPM) equipped with picoforce. The results show that TiO₂ is evenly distributed on the surface of nanofibers, the average diameter of composite nanofibers decreases from 585 nm to 287 nm with increase of TiO₂ content. The bending elastic modulus of PVAc/TiO₂ nanofiber markedly increases due to the hydrogen bond formed between the TiO₂ sol molecules and polymer molecules.

Keywords: composite nanofiber; microstructure; bending elastic modulus