文章编号:1000-7032(2018)03-0356-07

掺杂富勒烯衍生物阻变存储器存储性质的调控研究

李静玉1,林青1,章 婷1*,邓朝勇2*

(1. 北京理工大学 光电学院,北京 100081; 2. 贵州大学 大数据与信息工程学院,贵州 贵阳 550025)

摘要:以 PS(聚苯乙烯)和 PC₆BM([6.6]-苯基-C61-丁酸甲酯)为活性材料,通过加入导电性不同的缓冲层 材料,优化了阻变存储器件的开关比。制备时分别以金纳米粒子(Au-NPs)、聚 3,4-乙烯二氧噻吩/聚苯乙烯 磺酸盐(PEDOT: PSS)、聚乙烯吡咯烷酮(PVP)材料作为器件的缓冲层,得到了开关比可调、存储机制不同的 电双稳态器件。测试结果发现缓冲层材料导电性是影响器件开关比的关键因素,当缓冲层材料从绝缘性材 料 PVP 换为导电性良好的金纳米粒子,其开关比从 10² 逐渐增大到 10⁵。另外对于不同结构的存储机制,通 过电流电压拟合曲线和能带原理图分析,发现缓冲层材料的导电性质及能级匹配是影响器件存储机制的重 要因素。

关 键 词:有机;电双稳;存储器;缓冲层 中图分类号:TP394.1;TH691.9 文献标识码:A DOI:10.3788/fgxb20183903.0356

Bistable Memory Devices Based on Fullerenes Derivative Doped Resistive Memory Properties

LI Jing-yu¹, LIN Qing¹, ZHANG Ting^{1*}, DENG Chao-yong^{2*}

School of Optoelectronics, Beijing Institute of Technology, Beijing 100081, China;
 College of Big Data and Information Engineering, Guizhou University, Guiyang 550025, China)

* Corresponding Authors, E-mail: zhangting@ bit. edu. cn; cydeng@ gzu. edu. cn

Abstract: The memory devices based on composites of PS and $PC_{61}BM$ were investigated. By adjusting the buffer layer materials, we optimized the ON/OFF current radio of the device. With Au-NPs, PEDOT: PSS, PVP as a buffer layer at the context layer of the active layer respectively, the adjustable ON/OFF current radio, different memory mechanism of electrical bistable device is obtained. The measurement results show that the buffer layer conductivity plays an important role in ON/OFF current radio. When the buffer layer material changed PVP to Au-NPs, the ON/OFF current radio increased gradually from 10^2 to 10^5 . In addition to the memory mechanism of different structure, through the *I-V* fitting curve and energy band diagram analysis, it is found that the conductive properties and energy level of buffer material are important factors of affecting the memory mechanism.

Key words: organic; electrical bistable; memory device; buffer layer

基金项目:国家自然科学基金(51462003)资助项目

Supported by National Natural Science Foundation of China (51462003)

收稿日期: 2017-07-11;修订日期: 2017-08-19

1引言

阻变型电存储依靠外加电场作用下存储介质 的导电性高低差异,即电学双稳态或多稳态来实 现数据存取,并具有高容量、高柔韧性、低成本、低 能耗、可规模化等优点^[1-5]。目前,人们探索了多 种材料应用于阻变型电存储器件,如金属纳米颗 粒、纯有机材料、有机金属配合物材料、半导体量 子点、核-壳半导体量子点、碳纳米管、石墨烯分子 或石墨烯氧化物等^[6]。其作用机制仍然不统一, 目前主要归结起来有以下几种:场致电荷转移机 制、丝状电导机制、构象转变与相变机制、载流子 捕获释放机制以及氧化还原机制^[78]。

一般情况下,丝状传导机制用来解释含有聚 合物材料的器件^[9-10],如 Lee 等报道的在活性材 料为 pEGDMA 的单层存储器件中利用 TEM 第一 次直接观察到碳细丝^[11]。载流子捕获-释放机制 用于含金属纳米颗粒的器件中^[12-15],如 Zhang 等 的研究揭示了 ZCIS 纳米晶体和有机材料 PMMA 之间载流子捕获和释放形成的存储行为^[16]。构 象转变机制适用小分子或石墨烯分子等器件[17], 如[2]-索烃分子在氧化还原作用下分子结构发 生旋转,并且电子在氧化态和还原态所需克服的 势垒不同,因此在两种状态下的导电能力就会有 所差别,从而实现高导电态和低导电态的转 变[18]。在场致电荷转移机制中,有机材料在电场 的作用下会形成电荷转移络合物,电子在外部刺激 下发生转移从而导致转换行为[19]。而氧化还原机 制适用含氧化物如石墨烯氧化物的器件^[20-21]。

综上所述,不同种材料制备的存储器件其工 作机制不同。而同种材料在不同结构中其作用机 理也各不相同。如在 Awais 等的研究中,选用了 PEDOT: PSS 作上下电极,其工作机制解释为电极 和活性材料 PVP 之间发生的载流子的传输和诱 捕^[22]。其次,PEDOT: PSS 经常在双稳态器件中 作为活性材料,如 Sven 等研究的单层器件中,PE-DOT: PSS 的氧化还原机制解释了器件的转换行 为^[23]。还有 Tang 课题组研究的 PEDOT: PSS 作 缓冲层的电双稳态器件^[24-27],加入的缓冲层提高 了薄膜的光滑性和势全,同时对器件性能的提高 也起到了辅助性的作用。但是对于相同体系,关 于缓冲层材料电荷传输性质与器件存储机制关联 的研究较少。在本工作中,通过在单层器件中加 入缓冲层材料,优化了器件的开关比。发现选择 导电性不同的缓冲层材料对器件存储机制有重大 影响。

2 实验制备

本文制备了单层 ITO/PS: PC₆₁BM/Al 和双层 ITO/buffer layer/PS: PC₆₁BM/Al 结构的存储器件。 图 1 为双层结构的器件原理图。溶液制备时将 PS 和 PC₆₁BM 分别溶于氯苯溶剂中,完全溶解后 将两种溶液混合,搅拌,得到不同 PC₆₁BM 掺杂浓 度的混合溶液待用。PVP 颗粒溶于乙醇,配置的 溶液浓度为 10 mg/mL。金纳米粒子采用经典的 柠檬酸钠还原法合成^[28]。PEDOT: PSS 是从 BET-TERCHEM 购买的 Heraeus4083。制备双稳态器 件时,采用 ITO 玻璃作为基底电极,依次使用去 离子水、丙酮和异丙醇分别超声清洗 20 min,再用 纯净干燥的氮气吹干,紫外臭氧处理 10 min。

在洗净的 ITO 玻璃基底上分别制备缓冲层/ 活性层结构。缓冲层中, PVP 以 3 000 r/min、PE-DOT: PSS 以5 000 r/min 的转速旋涂于 ITO 基底 上,150 ℃ 退火 15 min, Au-NPs 转速为 1 000 r/ min,静置 30 min。不同缓冲层厚度利用椭偏仪 (VB-400 VASE Ellipsometer)测量,约为 20 nm。 活性层溶液旋涂转速为 2 000 r/min,90 ℃退火 30 min。最后在 2 × 10⁻³ Pa 的真空度下热蒸发沉积 100 nm 厚 的 金属 铝 作 为顶 电 极。本 文 利 用 Keithley 2620 源仪表控制器在空气室温环境下测 量器件的伏安特性,分析其电双稳态性能。



- 图 1 器件 ITO/buffer layer/PS: PC₆₁BM/buffer layer/Al 的 结构原理图
- Fig. 1 Structure diagram of ITO/buffer layer/PS: PC₆₁BM/Al memory device

3 结果与讨论

图 2 为单层器件 ITO/PS: PC61BM(20:1)/Al

的 I-V 特性曲线和能带原理图^[29-30]。其扫描方向 为1:-10 V→0 V,2:0 V→+10 V,3:+10 V→ 0 V,4:0 V→-10 V。图中 I-V 曲线显示在-10~10 V 测量范围内器件具有较明显的电流电压转换特 性。器件的初始状态表现为高导状态,随着扫描 电压的变化,器件的电导并未发生变化,直到阈值 电压来临,器件从高导状态变成低导状态,相当于 一个擦除的过程,而后一直保持在低导状态,直到 第二个阈值电压来临器件又变回高导状态,相当 于一个写入的过程。由能带图可知 PS 具有较大 的能带宽度,因此活性层中的PS 起到电荷阻挡的 作用,而 PC₆BM 是较强的亲电子材料,在该体系 中可以看成是捕获电子的陷阱^[31]。在未加电场 时,PC。BM 均匀地分布在 PS 基质中,当在器件两 端加正向偏压时,PC6BM 中空的陷阱捕获来自电 极的电子,随着所加偏压的增大,一些被填充的陷 阱诱捕区由于载流子的不断跳跃链接在一起而形 成导电通道,但此时它们还不能连接正负极,当所 加偏压达到阈值电压时,被填充的陷阱足够多,形 成了电流通路,器件从 OFF 态进入 ON 态,之后器 件维持 ON 态。而在加上相反偏压时,捕获的电 子从 PC₆BM 的诱捕区中释放,形成的通道破裂, 器件从 ON 态回到 OFF 态。

为了进一步研究缓冲层材料导电性及电荷捕 获能力对双稳态器件的作用机制,我们在单层器 件中加入三类电导性质迥异的材料作为对比,包 括绝缘性材料 PVP、导电聚合物 PEDOT: PSS 及导 电性良好的金纳米粒子,制备了双层结构的电双 稳态器件。用不同的缓冲层材料制备的器件其 I-V特性和开关比随缓冲层材料的电导变化见图3。 从图中可以看出,在3个体系中都存在非易失性 阻变开关现象。而且随着缓冲层材料导电性从低 到高,反向电压下,器件的 OFF 态电流发生从高 到低的变化,导致器件的开关比从 10² 逐渐增大 到10⁵。当 PVP 作为缓冲层材料时,低导状态电 流约为10⁻⁵A,高导状态电流约为10⁻³A,两种状 态的开关比约为 10²:缓冲层是 PEDOT: PSS 时, 低导状态电流约为 10⁻⁸ A, 高导状态电流约为 10^{-3} A,两种状态的开关比约为 10^{5} ; 而 Au-NPs 作 缓冲层时低导状态电流约为10⁻⁷A,高导状态电 流约为10⁻² A,两种状态的开关比约为10⁵。由 此可见,当在活性层前端加入导电性不同的缓冲 层材料时,对器件低导状态电流影响较大。



- 图 2 器件 ITO/PS: PC₆BM/Al 的 *I-V* 特性曲线(a)和能带 原理图(b)
- Fig. 2 *I-V* characteristics(a) and energy band diagram(b) of ITO/PS: PC₆₁BM/Al memory device



图 3 3 种器件结构的 I-V 特性曲线(a) 和开关比随材料 的变化曲线(b)

Fig. 3 *I-V* characteristics (a) and dependence of ON/OFF current radio on buffer layer materials (b) of three different memory devices

图 4 给出了器件所用材料的能级^[32-34]。可 以看出,在双层结构中,由于 Al 电极直接接触共 混活性材料,加正向偏压时,Al 电极中的电子直 接隧穿过 PS 被 PC₆₁BM 捕获。因此,3 个体系中 载流子注入和捕获方式相同,导致三者在正向偏 压时 ON 态和 OFF 态基本重合,电流表现和单层 器件类似。加负偏压时,电流在 PEDOT 高导状态 约为 10⁻² A,两种状态的开关比约为 10⁵。因此, 当在活性层前端加入导电性不同的缓冲层材料 时,对器件低导状态电流影响较大。



图 4 不同缓冲层材料器件结构的能带原理图

Fig. 4 Energy band diagram of different buffer materials devices

在 PEDOT: PSS 体系中,电子由 ITO 电极注 入,PEDOT: PSS 高导状态的电流约为10⁻² A,两 种状态的开关比约为 10⁵。因此可见当在活性层 前端加入导电性不同的缓冲层材料时,对器件低 导状态电流影响较大。

PEDOT: PSS 的 LUMO 能级与 ITO 电极的势 全十分接近,约为0.4 eV。电子在逐级跃过能级后 被 PC₆BM 捕获,符合热电子发射模型(图4)。金 纳米粒子作缓冲层时,其功函数与 ITO 相差0.3 eV,因此载流子注入和传输过程与 PEDOT: PSS 作缓冲层的器件类似。当缓冲层为 PVP 时,由于 其带隙较宽(-3 eV),与 PS(-4.5 eV)的相近, 对电荷有较大的阻挡作用。此时注入的电子隧穿 过 PVP 和 PS 进入 PC₆BM。我们将它与单层器件 中 PS: PC₆₁BM 质量比为 30:1的类比(图5),发现 两者的开关比十分接近。

由上述分析可知,缓冲层能级的匹配是影响 双层结构电双稳态机制的重要因素。通过选择不 同能级匹配的缓冲层材料,可以降低 OFF 态电 流,由此来优化存储器件的开关比。

在有机共混光电器件中,电荷传输主要有以 下几种模型^[35-37]:



图 5 器件 ITO/PS: PC₆₁BM/Al 和 ITO/PVP/PS: PC₆₁BM/ Al 的 *I-V* 特性曲线

Fig. 5 *I-V* characteristics of ITO/PS: PC₆₁BM/A1 and ITO/ PVP/PS: PC₆₁BM/A1 memory devices



图 6 不同电压范围下 *I-V* 曲线的线性拟合图。(a)热电子 发射模型,OFF 态 0 ~ -6 V;(b)负微分电阻效应,ON 态 -6 ~ -3 V;(c)欧姆传导模型,ON 态 -3 ~ 0 V。

Fig. 6 Theoretical linear fitting (solid line) of *I-V* characteristics in negative voltage region. (a) Thermionic emission model plot in OFF state 0 - -6 V. (b) Negative differential resistance in ON state -6 - -3 V. (c) Ohmic conduction plot in ON state -3 -0 V.

(1) 热电子发射模型(Thermionic emission model):

$$I \propto A^* T \exp\left[-\frac{q\varphi}{kT} + q\left(\frac{q^3V}{4\pi\varepsilon}\right)^2\right], \qquad (1)$$

(2) 空间电荷限制电流模型(Space-chargelimited-current(SCLC) model):

$$I = kV^m, \qquad (2)$$

(3) 欧姆传导模型(Ohmic conduction):

$$I \propto V \exp\left(\frac{-\Delta E_{ae}}{kT}\right), \qquad (3)$$

其中, A^* 、T、 ε 、 φ 、k、q、d、V、 ΔE_{ae} 依次代表理查德 森常数、绝对温度、介电常数、势垒高度、玻尔兹曼 常数、电荷量、势垒宽度、电场大小和电子的活 化能。

为了进一步分析器件的工作过程,我们对 ITO/Au-NPs/PS: PC₆₁BM/Al 结构的 *I-V* 曲线进行 了线性拟合分析,相应的实验点和拟合曲线如图 6 所示。

在图 6(a)中,当器件处于 OFF 态低电压即 0~-6 V时, 拟合的曲线很好地符合了热电子发 射模型,此时电荷主要依靠热能驱动,逐级越过势 垒进入活性层, 被 PC₆₁BM 捕获, 注入较缓慢。当 器件进入 ON 态,即电压扫描在 -6~-3 V时, 如 图 6(b) 所示,随着电压的减小,电流逐渐增大,即 出现了负微分电阻效应,这可能是由于注入电荷 的大量积累而产生空间电荷所引起的^[26,35]。而 随着电压的继续减小,如图 6(c) 所示,电流电压 成正比,器件进入欧姆传导模型。

当器件结构为 ITO/PEDOT: PSS/PS: PC₆₁BM/ Al 时,其电荷传输与 ITO/Au-NPs/PS: PC₆₁BM/Al 结构类似。改变 ITO 一侧的缓冲层材料时,由于 其 LUMO 能级的差异,因此器件在负向电场下 OFF 态电流有差异,从而得到不同的开关比值。 对于 Al 一侧与活性材料的接触几种结构是相同 的,因而在正向扫描下的电流都十分接近。

4 结 论

本文通过在活性层 PS: PC₆BM 前端加入导电 性由低到高的 3 种缓冲层材料,调节了双层器件 的开关比和存储机制。实验结果发现随着缓冲层 材料导电性的增强,器件开关比从 10² 增大到 10⁵。通过电流电压拟合曲线和能带原理图分析, 发现缓冲层材料的导电性质及能级的匹配是影响 器件存储机制的重要因素。通过调整缓冲层材料 能级带隙与活性材料的匹配,可以降低 OFF 态电 流,从而优化双稳态器件的开关比。

参考文献:

- [1] LIN W P, LIU S J, GONG T, et al. Polymer-based resistive memory materials and devices [J]. Adv. Mater., 2014, 26 (4):570-606.
- [2] MA Z, OOI P C, LI F, et al. . Electrical bistabilities and conduction mechanisms of nonvolatile memories based on a polymethylsilsesquioxane insulating layer containing CdSe/ZnS quantum dots [J]. J. Electron. Mater., 2015, 44(10):3962-3966.
- [3] DONG Y Y, PARK H M, KIM S W, et al. Enhancement of memory margins for stable organic bistable devices based on graphene-oxide layers due to embedded CuInS₂ quantum dots [J]. Carbon, 2014, 75(75):244-248.
- [4] LAI Q, ZHU Z, CHEN Y, et al. Organic nonvolatile memory by dopant-configurable polymer [J]. Appl. Phys. Lett., 2006, 88(13):391.
- [5] KORNER P O, SHALLCROSS R C, MAIBACH E, et al. Optical and electrical multilevel storage in organic memory passive matrix arrays [J]. Org. Electron., 2014, 15(15):3688-3693.
- [6] KIM T W, YANG Y, LI F, et al. Electrical memory devices based on inorganic/organic nanocomposites [J]. NPG Asia Mater., 2012, 4(6):e18.
- [7] 石胜伟,彭俊彪. 有机电双稳态器件 [J]. 化学进展, 2007, 19(9):1371-1380.
 SHI D H, PENG J B. Organic electrical bistable devices [J]. Prog. Chem., 2007, 19(9):1371-1380. (in Chinese)
- [8] ZHANG B, CHEN Y, NEOH K G, et al. Organic electronic memory devices [J]. Elect. Memory Mater. Dev., 2015: 1-53.
- [9] HUB, FEIZ, ZHUX, et al.. Nonvolatile bistable resistive switching in a new polyimide bearing 9-phenyl-9H-carbazole

pendant [J]. J. Mater. Chem., 2011, 22(2):520-526.

- [10] JANG J, SONG Y, YOO D, et al.. Energy consumption estimation of organic nonvolatile memory devices on a flexible plastic substrate [J]. Adv. Electron. Mater., 2016, 1(11):1500186.
- [11] LEE B H, BAE H, SEONG H, et al. Direct observation of a carbon filament in water-resistant organic memory [J]. ACS Nano, 2015, 9(7):7306-13.
- [12] SONGY, LING Q D, LIM S L, et al. Electrically bistable thin-film device based on PVK and GNPs polymer material [J]. IEEE Electron Dev. Lett., 2007, 28(2):107-110.
- [13] PRAKASH A, OUYANG J, LIN J L, et al. Polymer memory device based on conjugated polymer and gold nanoparticles [J]. J. Appl. Phys., 2006, 100(5):539.
- [14] OUYANG J. Temperature-sensitive asymmetrical bipolar resistive switches of polymer: nanoparticle memory devices [J]. Org. Electron., 2014, 15(9):1913-1922.
- [15] OUYANG J. Electron transfer at the contact between Al electrode and gold nanoparticles of polymer: nanoparticle resistive switching devices studied by alternating current impedance spectroscopy [J]. Appl. Phys. Lett., 2013, 103 (23): 233508-1-4.
- [16] ZHANG X, XU J, ZHANG X, et al. Electricalbistable properties of nonvolatile memory device based on hybrid ZCIS NCs: PMMA film [J]. Mater. Sci. Semicond. Proc., 2017, 57:105-109.
- [17] XIE L H, LINGQ D, HOU X Y, et al.. An effective friedel-crafts postfunctionalization of poly(n-vinylcarbazole) to tune carrier transportation of supramolecular organic semiconductors based on π-stacked polymers for nonvolatile flash memory cell [J]. J. Am. Chem. Soc., 2008, 130(7):2120-2121.
- [18] COLLIER C P, MATTERSTEIG G, WONG E W, et al. A [2] catenane-based solid state electronically reconfigurable switch [J]. Science, 2000, 289(5482):1172-1175.
- [19] SUN Y, LI L, WEN D, et al. Bistable electrical switching and nonvolatile memory effect in mixed composite of oxadiazole acceptor and carbazole donor [J]. Org. Electron., 2015, 25:283-288.
- [20] ZHUANG X D, CHEN Y, LIU G, et al. Conjugated-polymer-functionalized graphene oxide: synthesis and nonvolatile rewritable memory effect [J]. Adv. Mater., 2010, 22(15):1731-1735.
- [21] HA H, KIM O. Unipolar switching characteristics of nonvolatile memory devices based on poly (3,4-ethylenedioxythiophene): poly(styrene sulfonate) thin films [J]. Jpn. J. Appl. Phys., 2009, 48:031024.
- [22] AWAIS M N, CHOI K H. Resistive switching and current conduction mechanism in full organic resistive switch with the sandwiched structure of poly(3,4-ethylenedioxythiophene): poly(styrenesulfonate)/poly(4-vinylphenol)/poly(3,4-ethylenediox-ythiophene): poly(styrenesulfonate) [J]. *Electron. Mater. Lett.*, 2014, 10(3):601-606.
- [23] MOLLER S, PERLOV C, JACKSON W, et al. A polymer/semiconductor write-once read-many-times memory [J]. Nature, 2003, 426(6963):166.
- [24] LI X, LU Y, GUAN L, et al. Effects of buffer layer and thermal annealing on the performance of hybrid Cu₂S/PVK electrically bistable devices [J]. Solid-State Electron., 2016, 123:101-105.
- [25] LI X, TANG A, LI J, et al. Heating-up synthesis of MoS₂ nanosheets and their electrical bistability performance [J]. Nanoscale Res. Lett., 2016, 11(1):171.
- [26] LI J, TANG A, LI X, et al. Negative differential resistance and carrier transport of electrically bistable devices based on poly(N-vinylcarbazole)-silver sulfide composites [J]. Nanoscale Res. Lett., 2014, 9(1):128.
- [27] CAO Y P, HU Y F, LI J T, et al. Electrical bistable devices using composites of zinc sulfide nanoparticles and poly-(N-vinyl- carbazole) [J]. Chin. Phys. B, 2015, 24(3):298-301.
- [28] MICHALE J H, JULIA E W, ZHONG C J, et al. Alkanethiolate gold cluster molecules with core diameters from 1.5 to 5.2 nm: core and monolayer properties as a function of core size [J]. Langmuir, 1998, 14(1):17-30.
- [29] WU C, LI F, GUO T, et al. Controlling memory effects of three-layer structured hybrid bistable devices based on graphene sheets sandwiched between two laminated polymer layers [J]. Org. Electron., 2012, 13(1):178-183.
- [30] HE Y, ZHAO G, PENG B, et al.. High-yield synthesis and electrochemical and photovoltaic properties of indene-C70 bisadduct [J]. Adv. Funct. Mater., 2010, 20(19):3383-3389.
- [31] SUN Y M, LU J G, AI C P, et al. Enhancement of memory margins in the polymer composite of [6,6]-phenyl-C61-

butyric acid methyl ester and polystyrene [J]. Phys. Chem. Chem. Phys. , 2016, 18(44):30808.

- [32] OUANG J. Materials effects on the electrode-sensitive bipolar resistive switches of polymer: gold nanoparticle memory devices [J]. Org. Electron., 2013, 14(6):1458-1466.
- [33] WANG J, GAO F, GREENHAM N C. Low-power write-once-read-many-times memory devices [J]. Appl. Phys. Lett., 2010, 97(5):164.
- [34] LIU J Q, ZENG Z Y, CAO X H, et al. Preparation of MoS₂-polyvinylpyrrolidone nanocomposites for flexible nonvolatile rewritable memory devices with reduced graphene oxide electrodes [J]. Small, 2012, 8(22):3517-3522.
- [35] ISLAM S M, BANERJI P, BANERJEE S. Electrical bistability, negative differential resistance and carrier transport in flexible organic memory device based on polymer bilayer structure [J]. Org. Electron., 2014, 15(1):144-149.
- [36] LI Y, NI X, DING S. High performance resistive switching memory organic films prepared through PPy growing on graphene oxide substrate [J]. J. Mater. Sci. : Mater. Electron., 2015, 26(11):9001-9009.
- [37] SON D I, PARK D H, CHOI W K, et al. Carrier transport in flexible organic bistable devices of ZnO nanoparticles embedded in an insulating poly(methyl methacrylate) polymer layer [J]. Nanotechnology, 2009, 20(19):195203.



李静玉(1992 -),女,河北石家庄 人,硕士研究生,2015 年于江南大 学获得学士学位,主要从事聚合物 有机电双稳态器件的研究。 E-mail: lijingyu0806@126.com



邓朝勇(1977 -),男,贵州安龙人,博 士,教授,博士生导师,2004 年于北京 交通大学获得博士学位,主要从事新 型光电子材料与器件方面的研究。 E-mail: cydeng@ gzu. edu. cn



章婷(1976-),女,宁夏银川人,博 士,副教授,2005年于北京交通大 学获得博士学位,2005年于美国劳 伦斯伯克利国家实验室从事博士后 研究工作,主要从事光电子薄膜材 料与器件方面的研究。 E-mail: zhangting@bit.edu.cn