利用Ag₂O/PEDOT:PSS复合缓冲层提高 P3HT:PCBM 聚合物太阳能电池 器件性能的研究*

刘志方¹⁾²⁾ 赵谡玲^{1)2)†} 徐征¹⁾²⁾ 杨倩倩¹⁾²⁾ 赵玲¹⁾²⁾ 刘志民¹⁾²⁾ 陈海涛¹⁾²⁾ 杨一帆¹⁾²⁾ 高松¹⁾²⁾ 徐叙瑢¹⁾²⁾

(北京交通大学,发光与光信息技术教育部重点实验室,北京 100044)
 2)(北京交通大学光电子技术研究所,北京 100044)
 (2013年10月25日收到;2013年12月16日收到修改稿)

利用 Ag₂O/PEDOT: PSS (聚(3,4-乙撑二氧噻吩):聚苯乙烯磺酸盐)作为复合阳极缓冲层,制备了 P3HT: PCBM (聚(3-已基噻吩):富勒烯衍生物)聚合物太阳能电池器件,并通过改变氧化银插入层的厚度 来分析复合缓冲层对器件性能的影响.实验发现,具有阳极缓冲层修饰的器件在退火处理后,光伏性能得到 了改善.相比于单一PEDOT: PSS缓冲层的器件, Ag₂O/PEDOT: PSS 复合缓冲层可以增大器件的短路电 流密度和外量子效率,使器件效率得到提高.分析表明,退火处理可以有效改善活性层的薄膜形貌,增加光的 吸收和激子的解离,而较薄氧化银的引入,可以有效降低阳极处空穴的输运势垒,提高器件空穴收集效率,并 能充当化学间隔层,提高器件光伏性能和稳定性.

关键词:氧化银纳米粒子,复合缓冲层,聚合物太阳能电池,后退火
 PACS: 84.60.Jt, 85.60.Bt, 88.40.hj, 88.40.jr
 DOI: 10.7498/aps.63.068402

1引言

近年来,随着能源危机、环境恶化等问题的加 剧,有机太阳能电池以其环保、质量轻、成本低、易于 加工等优势而受到人们越来越多的关注^[1-5].经过 多年的发展,聚合物太阳能电池的研究已经取得了 巨大的进展.华南理工大学曹镛院士课题组制备的 单层本体异质结太阳能电池的转化效率已经达到 了9.2%,为其商业化应用奠定了坚实的基础^[6].有 机太阳能电池的能量转换效率主要受四个物理过 程的影响:光吸收及光生激子的产生、激子的解离、 自由载流子的传输和电荷在电极处的收集.其中, 电荷在电极处的收集与电极和有机光电材料之间 的界面特性 (如形貌、能级匹配和电荷传输能力等) 关系密切. 铟锡氧化物 (ITO) 以其优越的透光性和 导电性成为有机太阳能电池和有机发光二极管中 最常用的阳极材料, 但是 ITO 与常用的有机光电材 料的接触效果不够理想, 使得所制备的器件性能受 到一定程度的影响^[7]. 因此, 很多研究者尝试对 I-TO和有机光电材料的接触界面进行不同形式的处 理来提高阳极处的电荷收集效率^[8–11]. 聚(3,4-乙 撑二氧噻吩):聚苯乙烯磺酸盐 (PEDOT:PSS)导 电薄膜具有在可见光区间内透过率高、加工方便和 热稳定性好等优点, 被广泛应用于有机光电子器 件^[12]. 但是, PEDOT:PSS 薄膜与ITO 的功函数 不匹配, 同时其酸性也会腐蚀 ITO, 造成接触界 面稳定性差, 严重影响聚合物太阳能电池的器件

* 教育部博士点基金 (批准号: 20130009130001)、教育部新世纪优秀人才支持计划 (批准号: NCET-10-0220) 和中央高校基本科研业 务费专项资金 (批准号: 2012JBZ001) 资助的课题.

†通讯作者. E-mail: slzhao@bjtu.edu.cn

© 2014 中国物理学会 Chinese Physical Society

性能.

针对以上问题,本文通过在ITO和PEDOT: PSS之间引入另一修饰层——氧化银薄膜来提高器件性能.氧化银薄膜是常用的蓄电池电极材料,具有p型半导体特性,其功函数约为4.8—5.1 eV,在蓄电池领域已经获得了非常广泛的应用^[13,14].本文通过在ITO和有机活性层之间引入不同厚度的Ag₂O,制备复合缓冲层(Ag₂O/PEDOT:PSS)来改善ITO与有机活性层之间的接触性能,提高空穴收集效率,减少阳极处的电子空穴复合概率,从而提高聚合物太阳能电池的器件性能.

2 实验部分

实验中所使用的ITO玻璃衬底的方块电阻 是60Ω/□,将ITO导电玻璃经过酒精、丙酮、去 离子水清洗三遍之后,用氮气吹干. 然后放入 真空热蒸发镀膜机中蒸镀不同厚度的银层,使 用晶振检测蒸镀厚度. 蒸镀厚度分别为: 1, 2, 3,7 nm. 参比器件为干净的ITO基片和只使用 PEDOT: PSS 作为缓冲层制备的器件. 对于采用 复合缓冲层的器件,先将蒸镀有银薄层的基片放 入紫外臭氧处理机中处理10 min, 使蒸镀的银完 全氧化成为氧化银. 再在其上旋涂 PEDOT: PSS 薄膜,旋涂速度为3000 r/min,并在空气环境中对 其120°C热处理20min. 随后在其上旋涂相同厚 度的活性层,活性层使用的是浓度为15 mg/mL的 P3HT: PCBM(质量比1:1) 的氯苯溶液, 旋涂速 度为2000 r/min. 最后,将上述器件放入真空热蒸 发镀膜机中蒸镀LiF/Al电极.所制备的器件的有 效面积为0.09 cm². 图1为实验中所采用的器件的 基本结构和材料能级图. 实验所用的测试设备为 Keithley4200, 在AM1.5下测试器件的电流-电压 (J-V)曲线;外量子效率曲线由卓立汉光生产的太 阳能电池光谱响应测量系统测得; 蒸镀氧化银的衬 底形貌由扫描电子显微镜 (SEM) HITACHI S-4800 测得. 功能层旋涂制备和器件测试环境均为空气 环境.

3 结果分析

首先研究了不同厚度的氧化银/PED-OT:PSS 复合缓冲层对器件性能的影响,制备的器件结构为: ITO/Ag₂O(*x* nm)/PEDOT:PSS/ P3HT : PCBM/LiF/Al. 图 2 为 Ag₂O (x = 1, 2, 3, 7 nm)/PEDOT: PSS 复合缓冲层器件的 J-V 曲线, 表1为Ag₂O (x = 1, 2, 3, 7 nm)/ PEDOT: PSS复合缓冲层器件的性能参数.从 图2和表1中可以看出,不同厚度的氧化银对器件 性能有很大影响,器件效率随着氧化银厚度的增加 从1.70% 提升至1.86%. 这是由于氧化银的功函数 介于ITO和PEDOT: PSS之间,因此可以在ITO 与PEDOT: PSS之间搭建中间能级, 降低空穴从 PEDOT: PSS 层输运到 ITO 电极的势垒, 从而增 加器件的空穴输出效率,并减少阳极处电子空穴 的复合概率,进而提高器件能量转换效率(PCE). 图 3 为在 ITO 衬底上不同厚度的氧化银的 SEM 图. 我们知道, 当氧化银厚度很薄时, 不能形成连续的 薄膜,氧化银在ITO表面成岛状分布,如图3中的 (b)--(d). 随着蒸镀厚度的增大, 岛尺寸也逐渐变 大,图3(d)中的氧化银岛状粒子已部分连接在一 起覆盖在ITO 表面上. 当氧化银厚度超过3 nm 后, 器件性能开始下降,这主要是因为尺寸变大的氧化 银岛状粒子对光的散射变强,降低了太阳光的透 过率,同时表面粗糙度增加导致缺陷增多,接触电 阻增大,降低了器件性能. 当氧化银薄膜厚度达到 7 nm时, J_{sc} , V_{oc} 及填充因子 (FF) 都迅速降低,器 件效率也降低至0.90%.此时,电子、空穴的输运极 不平衡, 空穴在阳极处大量堆积, 使 J-V 曲线呈现 S形.此外,在制备Ag₂O/PEDOT: PSS复合缓冲 层时,在厚的Ag2O层即在大尺寸岛状Ag2O上很 难旋涂 PEDOT: PSS 溶液, 因此很难得到比较均 匀的 PEDOT: PSS 薄膜, PEDOT: PSS 薄膜质量 的下降也成为影响器件性能的另一个重要因素.

由于PEDOT:PSS水溶液呈酸性(pH约为 1.0),会腐蚀ITO衬底,而且PEDOT:PSS薄膜还 有很强的吸水性,在空气中容易吸收水分而发生 化学反应:H₂O+PSS(HSO₃)→H₃O⁺+PSS(SO₃), 加速对ITO衬底的腐蚀,造成ITO中的铟、锡等离 子向有机层中扩散,致使器件缺陷增多,降低了稳 定性^[15].而Ag₂O/PEDOT:PSS复合缓冲层的引 入,可以有效提高器件的稳定性.图4 为采用寿命 衰减方式表征稳定性的两种未封装器件在空气环 境中的归一化效率-时间曲线^[16].可以看到,采用 复合缓冲层修饰的器件,其在空气中放置后的效率 稳定性要远远高于只有PEDOT:PSS修饰的器件. 结合图3中的SEM图可以知道,氧化银纳米粒子的 插入可以部分覆盖ITO表面,减少PEDOT:PSS 与ITO 衬底的接触,从而起到化学间隔层的作用,改善了 PEDOT: PSS 与ITO 的界面接触,减少了 PEDOT: PSS 对 ITO 的腐蚀与破坏,并减少杂质 向有机层中的扩散,提高器件的稳定性.



图 2 采用不同厚度的 Ag₂O/PEDOT: PSS 复合缓冲 层的器件的 *J-V* 曲线

表1 采用不同厚度的 Ag₂O/PEDOT: PSS 复合缓冲 层的器件的性能参数

	$J_{\rm sc}/{\rm mA}{\cdot}{\rm cm}^{-2}$	$V_{\rm oc}/{ m V}$	FF/%	$\eta/\%$
$1 \mathrm{nm}$	4.60	0.64	57.8	1.70
$2 \mathrm{nm}$	4.92	0.66	55.0	1.78
$3 \mathrm{nm}$	5.06	0.64	57.3	1.86
$7 \mathrm{nm}$	4.40	0.58	35.1	0.90

为了研究不同阳极缓冲层对聚合物太阳能电 池性能的影响,我们制备了采用不同缓冲层的光伏 器件,分别为: 器件 1, ITO/P3HT: PCBM/LiF/Al(未退火); 器件 2, ITO/P3HT: PCBM/LiF/Al(后退火 120°C, 20 min);

器件 3, ITO/PEDOT: PSS/P3HT: PCBM/ LiF/Al(后退火120°C, 20min);

器件 4, ITO/Ag₂O(3 nm)/PEDOT: PSS/ P3HT:PCBM/LiF/Al (后退火120 °C, 20 min).



图 3 ITO 衬底上不同厚度氧化银的 SEM 图 (a) ITO 衬底; (b) ITO/Ag₂O (1 nm); (c) ITO/Ag₂O (3 nm); (d) ITO/Ag₂O (7 nm)



图 4 采用不同缓冲层的器件的归一化效率-时间曲线

从表2的器件性能参数和图5中的*J-V*特性曲 线可以看出,当没有阳极缓冲层时,器件对后退 火十分敏感,经过退火后的器件2的*J*_{sc}有了大幅 提高,但其开路电压却显著下降.而有阳极缓冲 层修饰的器件却表现出了良好的稳定性,*V*_{oc}始终 保持在0.62 V左右.此外,只采用PEDOT:PSS 修饰的器件的*J*_{sc}为4.87 mA/cm²,而采用复合缓 冲层 (Ag₂O/PEDOT:PSS)修饰的器件的*J*_{sc}达 到5.45 mA/cm²,能量转换效率从1.57%提高到 1.74%,这一结果优于只有PEDOT:PSS缓冲层修 饰的器件性能.



图5 采用不同阳极缓冲层的器件的 J-V 曲线

表 2 采用不同阳极缓冲层的器件的性能参数

	$J_{\rm sc}/{\rm mA}{\cdot}{\rm cm}^{-2}$	$V_{\rm oc}/{ m V}$	FF/%	$\eta/\%$
器件 1	1.94	0.69	33.2	0.45
器件2	5.15	0.17	40.2	0.35
器件3	4.87	0.62	52.1	1.57
器件4	5.45	0.62	51.5	1.74

太阳能电池的外量子效率(EQE)可以表示为

$$EQE = \eta_A IQE = \eta_A \eta_{ED} \eta_{CT} \eta_{CC}, \qquad (1)$$

其中, IQE为内量子效率, 即输出的电子数目与被 吸收光子数目的比值; ηA 为光吸收及激子产生效 率; η_{ED} 为激子扩散效率; η_{CT} 为给体/受体界面处 电荷转移产生自由载流子的效率; η_{CC} 为电荷收集 效率^[17]. 从图4采用不同阳极缓冲层的器件EQE 曲线可以看出,经过退火处理后的器件均获得了 较大的外量子效率. 这主要是因为退火能够使活 性层更加致密均匀, 增大P3HT与PCBM的相分离 程度,从而使器件吸收增强,激子解离和输运效率 提高^[18].而Ag₂O/PEDOT: PSS 复合缓冲层的引 入,能进一步降低空穴输运势垒,提高ncc,从而获 得了更高的外量子效率.从器件3和4的EQE曲线 也可以看出,曲线形状没有明显变化,这说明活性 层内部的吸收是基本一致的,载流子在活性层中的 产生和输运没有受到影响.因此,复合缓冲层的引 入并未对活性层产生影响,器件性能的提升主要是 由于增大了阳极处的空穴提取效率.



4 结 论

本文通过采用 Ag₂O/PEDOT: PSS 复合缓冲 层提高了 P3HT: PCBM 聚合物太阳能电池的性 能.实验发现,一定厚度的氧化银薄膜的引入,可 以降低空穴在ITO 和 PEDOT: PSS 之间的输运势 垒,大大提高空穴在阳极处的提取效率.退火处 理能有效提高聚合物太阳能电池的外量子效率和 短路电流密度,当器件采用 Ag₂O/PEDOT: PSS 复合缓冲层修饰时,P3HT: PCBM 聚合物太阳 能电池的光伏性能比未采用缓冲层或者采用单 一PEDOT: PSS缓冲层修饰的聚合物太阳能电 池得到改善,并且稳定性得到提高.分析原因认 为,Ag₂O/PEDOT: PSS 复合缓冲层对光功能层 P3HT: PCBM 没有造成影响,但提高了空穴在阳 极处的提取效率,并充当了化学间隔层,因此器件 光伏性能和稳定性都得到了提高.

参考文献

- Sariciftci N S, Smilowitz L, Heeger A J, Wudl F 1992 Science 258 1474
- [2] Kim J Y, Lee K, Coates N E, Moses D, Nguyen T Q, Dante M, Heeger A J 2007 Science 317 222
- [3] Zhang C F, Tong S W, Jiang C Y, Kang E T, Chan D
 S H, Zhu C X 2008 Appl. Phys. Lett. 93 043307
- [4] Zhang T H, Zhao S L, Piao L Y, Xu Z, Ju S T, Liu X
 D, Kong C, Xu X R 2011 *Chin. Phys. B* 20 038401
- [5] Xiong C, Yao R H, Geng K W 2011 Chin. Phys. B 20 057302
- [6] He Z C, Zhong C M, Su S J, Xu M, Wu H B, Cao Y 2012 Nat. Photon. 6 591
- [7] Schlatmann A R, Floet D W, Hilberer A, Garten F, Smulders P J M, Klapwijk T M, Hadziioannou G 1996 Appl. Phys. Lett. 69 1764

- [8] Yang Q Q, Zhao S L, Xu Z, Zhang F J, Yan G, Kong C, Fan X, Zhang Y F, Xu X R 2012 *Chin. Phys. B* 21 128402
- [9] Goh C, Scully S R, McGehee M D 2007 J. Appl. Phys. 101 114503
- [10] Xiao Z G, Zeng X S, Guo H M, Zhao Z F, Shi T F, Wang Y Q 2012 Acta Phys. Sin. 61 026802 (in Chinese)[肖正 国, 曾雪松, 郭浩民, 赵志飞, 史同飞, 王玉琦 2012 物理学 报 61 026802]
- [11] Turak A, Aytun T, Ow-yang C W 2012 Appl. Phys. Lett. 100 253303
- Barik U K, Srinivasan S, Nagendra C L, Subrahmanyam A 2003 Thin Solid Films 429 129
- [13] Chen C W, Hsieh P Y, Chiang H H, Lin C L, Wu H M, Wu C C 2003 Appl. Phys. Lett. 83 5127
- [14] Hsieh S N, Kuo T Y, Chong L W, Wen T C, Yang F S, Guo T F, Chung C T 2009 IEEE Photonic. Tech. L 21 109

- [15] de Jong M P, van Ijzendoorn L J, de Voigt M J A 2000 Appl. Phys. Lett. 77 2255
- [16] Reese M O, Gevorgyan S A, Jorgensen M, Bundgaard E, Kurtz S R, Ginley D S, Olson D C, Lloyd M T, Moryillo P, Katz E A, Elschner A, Haillant O, Currier T R, Shrotriya V, Hermenau M, Riede M, Kirov K R, Trimmel G, Rath T, Inganas O, Zhang F L, Andersson M, Tvingstedt K, Lira Cantu M, Laird D, McGuiness C, Gowrisanker S, Pannone M, Xiao M, Hauch J, Steim R, DeLongchamp D M, Rosch R, Hoppe H, Espinosa N, Urbina A, Yaman-Uzunoglu G, Bonekamp J B, van-Breemen A J J M, Girotto C, Voroshazi E, Krebs F C 2011 Sol. Energy Mater. Sol. Cells 95 1253
- [17] Jo J, Na S I, Kim S S, Lee T W, Chung Y, Kang S J, Vak D, Kim D Y 2009 Adv. Funct. Mater. 19 2398
- [18] Li G, Shrotriya V, Yao Y, Yang Y 2005 J. Appl. Phys. 98 043704

Liu Zhi-Fang ^{$1)2)$}	Zhao Su-Ling ^{1)2)†}	Xu Zheng ^{$1)2)$}	Yang Qian-Qian ¹⁾	²⁾ Zhao $\operatorname{Ling}^{(1)2)}$
Liu Zhi- $Min^{1)2}$	Chen Hai-Tao ^{$1)2)$}	Yang Yi-Fan ¹⁾²) Gao $\mathrm{Song}^{(1)(2)}$	Xu Xu-Rong ¹⁾²⁾

 $1) (Key \ Laboratory \ of \ Luminescence \ and \ Optical \ Information \ Beijing \ Jiaotong \ University, \ Ministry \ of \ Education,$

Beijing 100044, China)

2) (Institute of Optoelectronics Technology, Beijing Jiaotong University, Beijing 100044, China)
 (Received 25 October 2013; revised manuscript received 16 December 2013)

Abstract

 $Ag_2O/PEDOT : PSS$ used as the anode buffer layer is introduced into the P3HT : PCBM based polymer solar cell (PSC). Effect of the $Ag_2O/PEDOT : PSS$ composite anode buffer layer on the device performance is investigated. According to the results, we can find that the post-thermal annealing can improve the performance of the PSC with $Ag_2O/PEDOT : PSS$ anode buffer layer compare with that without buffer layer. In addition, compared with the devices without such a buffer layer or with only PEDOT : PSS buffer layer, the device with the composite buffer layer can achieve higher J_{sc} , external quantum efficiency as well as power conversion efficiency. We conclude that the postthermal annealing can significantly improve the surface morphology which increases the light absorption and the exciton dissociation. The inserted Ag_2O together with PEDOT : PSS as the composite buffer layer not only efficiently lowers the hole extraction barrier and improves the hole collection efficiency but also exhibits excellent stability.

Keywords: Ag₂O nanodots, composite buffer layer, polymer solar cells, post-thermal annealing **PACS:** 84.60.Jt, 85.60.Bt, 88.40.hj, 88.40.jr **DOI:** 10.7498/aps.63.068402

^{*} Project supported by the Research Fund for the Doctoral Program of Higher Education, China (Grant No. 20130009130001), the New Century Excellent Talents in University, China (Grant No. NCET-10-0220) and the Fundamental Research Funds for the Central Universities, China (Grant No. 2012JBZ001).

[†] Corresponding author. E-mail: slzhao@bjtu.edu.cn