研究与试制

DOI:10.19453/j.cnki.1005-488x.2020.01.005

C8-BTBT薄膜结晶形貌及OTFT器件性能研究*

黄玲玲^{1,2},陈幸福^{1,2},胡 鹏^{1,2},李 博^{1,2},王向华^{1,2**},胡俊涛^{1,2}

(1. 合肥工业大学光电技术院,特种显示技术国家工程实验室,合肥 230009;2. 安徽省部共建现代显示技术国家重 点实验室(培育基地),合肥 230009)

摘 要:以p型共轭有机小分子2,7二辛基[1]苯并噻吩并[3,2-b]苯并噻吩(C8-BTBT)作为 底栅顶接触有机薄膜晶体管(OTFT)的有源层,采用浸渍提拉法、喷墨打印法和真空蒸镀法三种 制备工艺,探究半导体薄膜载流子迁移率与结晶形貌的关系,发现不同工艺下有机小分子呈现出 不同的生长行为和结晶情况,在很大程度上决定了OTFT器件性能的优劣;此外,通过XRD分析 研究了退火处理对C8-BTBT结晶的影响。结果表明,真空蒸镀制备的薄膜具有更高的结晶度、衬 底覆盖率高,并且呈现出SK(Stranski-Krastanov)模式的结晶生长特征,相应器件中陷阱密度最低, 迁移率高达5.44 cm²·V⁻¹·s⁻¹,开关比超过10⁶;且退火处理会严重破坏C8-BTBT薄膜的结晶。因 此,控制半导体层的生长行为,提升半导体层的覆盖率和结晶度是制备高性能共轭小分子OTFT 器件的有效途径。

关键词:2,7二辛基[1]苯并噻吩并[3,2-b]苯并噻吩;结晶形貌;结晶度;迁移率;有机薄膜晶体管

中图分类号: TN386.2 文献标志码: A 文章编号: 1005-488X(2020)01-0028-07

Study of Crystallographic Morphology and OTFT Properties of C8-BTBT Thin Films

HUANG Lingling^{1,2}, CHEN Xingfu^{1,2}, HU Peng^{1,2}, LI Bo^{1,2}, WANG Xianghua^{1,2}, HU Juntao^{1,2} (Key Lab of Special Display Technology, National Engineering Lab of Special Display Technology, State Key Lab of Advanced Display Technology, Academy of Opto-Electronic Technology, Hefei University of Technology, Hefei 230009, CHN)

Abstract: In order to investigate the relationship between carrier mobility and crystal morphology of semiconductor thin films, the p-type conjugated organic small molecule 2,7 dioctyl [1] benzothieno [3,2-b] [1] benzothiophene (C8-BTBT) was adopted as the active layer of bottom-gate top-contact organic thin film transistor (OTFT), three kinds of processes, and dip-coating, ink-jet printing and vacuum evaporation, were used to prepare the C8-BTBT film. The growth behavior and crystalliza-

收稿日期:2019-09-04

^{*} 基金项目:国家自然科学基金(No.51203039);中央高校基本科研业务费专项资金资助项目(JZ2018YYPY0300);高等 学校学科创新引智计划项目(B12019);

作者简介:黄玲玲(1996—),女,硕士研究生,研究方向为微纳功能材料与器件;(E-mail:1679745174@qq.com)

陈幸福(1993—),男,硕士研究生,研究方向为微纳功能材料与器件;

胡 鹏(1994—),男,硕士研究生,研究方向为功能性光电材料;

^{**} 通讯作者:王向华(1978—),副教授,研究方向为微电子与光电子器件的设计与制造。

29

tion of small organic molecules and their effects on the properties of OTFT devices varied with different processes. In addition, the effect of annealing treatment on crystallization of C8-BTBT was studied by XRD measurements. The results show that the films deposited by evaporation have higher crystallinity, high substrate coverage, and exhibit the Stranski-Krastanov (SK) growth mode, and the trap density of the corresponding device is the lowest, so that the mobility is as high as 5.44 cm²·V⁻¹·s⁻¹ and the on/off is more than 10⁶. In addition, annealing could severely destroy the crystallization of C8-BTBT. Therefore, controlling the growth behavior of the semiconductor layer, therefore improving the coverage and crystallinity of the semiconductor layer is an effective way to fabricate high performance conjugated small molecule OTFT devices.

Key words: C8-BTBT; crystallographic morphology; crystallization; mobility; organic thin film transistor (OTFT)

引 言

有机半导体因具有更高的载流子迁移率和更好 的透明性,被广泛应用于平板显示^[1]、互补集成电路^[2] 及生物医学^[3]等领域。近些年,π共轭有机半导体在有 机电子学领域如:有机薄膜晶体管(OTFT)^[4-5]、有机 场效应晶体管(OFET)^[6]、有机光伏器件(OPV)^[7]等产 生重大影响。有机半导体薄膜的载流子迁移率是一 项重要的性能指标,并且极易受薄膜形貌、结晶度和 分子排列堆积结构的影响^[8-9]。因此,半导体层的形成 过程尤为重要。

制备半导体薄膜常采用的溶液法工艺有溶液剪 切法^[10],喷墨打印法^[11-12],旋转涂布^[13]等。由于有机分 子间的范德华相互作用,溶液法制备有机薄膜的晶体 取向、晶粒尺寸和结晶度对于成膜过程、溶剂蒸发速 率^[14]、退火等条件非常敏感。例如,某些有机分子可通 过改变成膜过程^[15]形成不同的分子堆积结构。此外, 真空沉积法能制备高纯度的薄膜,且成膜过程及厚度 可被精确控制,是目前广泛使用的工艺。

为了提升有机半导体的载流子迁移率,近些年的研究重点主要聚焦在分子设计、新型工艺技术开发、材料组分优化、薄膜后处理工艺等方面。目前,p型半导体OTFT器件性能已经有了很大的提升,从首次报道的聚噻吩^[16]发展到近几年报道的高度有序的C8-BTBT结晶薄膜^[9],空穴迁移率从10⁻⁵ cm²·V⁻¹·s⁻¹提升到43 cm²·V⁻¹·s⁻¹。苯并噻吩[3, 2-b]苯并噻吩(BTBT)因其合成简单和化学稳定性,引起了研究者广泛的兴趣,衍生出一系列具有不同端基的有机小分子半导体材料。2,7二辛基[1]苯并噻吩并[3,2-b]苯并噻吩(C8-BTBT)共轭有机小分子是BTBT的衍生物之一,具有超高的载流子迁移率^[9],且由于其高的电离

势而在空气中具有优异的稳定性[17],在有机电子器件 研究领域备受关注。M. Moh等人^[18]在蓝宝石衬底上 采用真空蒸镀制备有序生长的C8-BTBT薄膜,并研 究了其结构与电学性能的相互关系。He 等人^[19]在原 子级平坦的氮化硼(BN)上采用气相沉积实现了大面 积二维以及单层C8-BTBT分子晶体的外延生长,基 于单层 C8-BTBT 晶体薄膜的器件迁移率达到 10 cm²·V⁻¹·s⁻¹。2011年, Minemawari 等人^[14]设计了一 种将反溶剂结晶技术与喷墨打印技术相结合的方法, 将反溶剂的微小液滴和半导体溶液混合在含有突起 的图案化亲水区域,引发均匀的单晶薄膜的可控生 长,制备了高结晶度的有机半导体C8-BTBT单晶薄 膜,具有近乎完美的结晶和极高的化学纯度,平均载 流子迁移率高达16.4 cm²·V⁻¹·s⁻¹。Yuan等人¹⁹采用 偏心旋涂法实现了C8-BTBT高度有序的晶体堆积结 构,结合C8-BTBT与聚苯乙烯的垂直相分离,减少了 绝缘层/半导体层的界面陷阱密度,器件最高空穴迁 移率达到43 cm²·V⁻¹·s⁻¹,与多晶硅器件相当。随着 C8-BTBT材料在有机电子器件的应用中越来越受关 注,而有机半导体薄膜的导电能力与薄膜的宏观形貌 以及微观结晶密切相关,制备高质量高性能的器件阵 列要求能够深入理解半导体层的形貌及结晶与相应 器件性能之间的对应关系。因此,探究不同工艺条件 下所形成的C8-BTBT半导体薄膜的结晶形貌是制备 优异性能OTFT器件的重要基础^[11],而且对这类有机 半导体薄膜的工艺与性能的研究也具有一定的参考 价值。

文章采用了浸渍提拉法、喷墨打印法和真空蒸镀 法沉积C8-BTBT薄膜,溶液法制备的薄膜采用不同 的温度进行退火处理,探究不同工艺条件下有机半导 体小分子薄膜结晶形貌及其对相应OTFT器件载流 子迁移率的影响。

1 实验

1.1 C8-BTBT化学组成与晶格排列

C8-BTBT的化学结构式和晶体结构如图1所示。在BTBT分子两端连有两个辛基链,其BTBT 核心部分形成一个人字形层,与基底平行排列,其较 长的轴几乎垂直于衬底表面,这导致了烷基链层和二 维半导体层的片状堆积,从而使载流子在平行于衬底 表面的方向上有效地传输。换句话说,在以C8-BT-BT为半导体层的OTFT中,载流子传输是通过有效 利用共轭的BTBT核心部分实现的^[20],这要求半导体 薄膜具有高的结晶度。



图 1 C8-B1B1的化学结构式(a)和前体结构(b) Fig. 1 Chemical structure and crystal structure of C8-BTBT

1.2 OTFT 器件制备

研究采用的底栅顶接触OTFT器件结构如图 2 所示。所用衬底为表面有 300 nm SiO₂的n型重掺杂 硅片,以重掺杂硅作为栅极G、PVP修饰的SiO₂层作 栅绝缘层,C8-BTBT作为有源层。随后,真空蒸镀图 案化的Ag作为源极S和漏极D。具体如下:



Fig. 2 Schematic of OTFT device structure

(1) 衬底准备。依次用丙酮、无水乙醇和去离子水将硅片清洗干净,用高纯氮气初步去除表面水分并在100℃下加热烘干^[11,21],随后经紫外臭氧处理10min。

(2) PVP修饰。取 0.42 g聚(4-乙烯基苯酚) (PVP)、0.28 g甲基化聚(三聚氰胺-co-甲醛)(PMF) 和 9 mL的丙二醇单甲醚醋酸酯(PGMEA)混合并充 分震荡^[12]。将配好的 PVP溶液过滤后均匀涂布在清 洗好的硅片上。具体旋涂参数为:5 s,500 r/min;40 s,4000 r/min。迅速将样品置于180 ℃真空烘箱中退 火 90 min后取出。所得 PVP层厚度约为120 nm。

(3) 有源层制备。以修饰有 PVP 层的 SiO₂为衬底,研究制备有源层采用的三种工艺方法具体如下:

浸渍提拉:配制浓度为15mg/mL C8-BTBT的 甲苯溶液,采用的浸渍提拉参数为:浸渍速度30 mm/ min;浸渍时间180 s;提拉速度4 mm/min。

喷墨打印:墨水采用C8-BTBT与溶剂四氢化萘 质量比为1.5%进行配置,将墨水通过0.45 μm 过滤 器注入墨盒,喷墨稳定后打印C8-BTBT单线条薄膜。

两种溶液法制备的C8-BTBT厚度约为50nm。

真空蒸镀:称取10 mg的C8-BTBT粉末,蒸镀得 到的有源层厚度为50 nm。

(4)源漏电极制备。真空蒸镀银作为OTFT的源漏电极^[22],沟道长宽比为L/W=80 μm / 800 μm,银电极厚度为90 nm。

1.3 实验材料及仪器

实验中所用C8-BTBT购于苏州纳凯科技有限 公司。所用PVP,PMF,PGMEA及四氢化萘试剂购 于西格玛有限公司。所用提拉镀膜机为江阴市佳图 科技有限公司的DP100-BE型。压电式喷墨打印机 为日本富士公司提供的DMP3000。金相显微镜为 Leica提供的DM-2500M。所用X射线衍射仪为荷兰 帕纳科提供的X'Pert PRO MPD。OTFT器件的性 能测试仪为Keithley 4200-SCS。

2 结果与讨论

2.1 不同工艺条件下 C8-BTBT 薄膜的生长结晶行 为及微观形貌

三种不同工艺制备 C8-BTBT 薄膜的偏光显微 镜图以及原子力显微镜图(AFM)如图 3 所示。从图 中可以看出,浸渍提拉制备的薄膜具有明显的取向生 长的结晶行为,有助于半导体小分子的排列,但薄膜 不均匀不连续,覆盖率低;打印的单线条薄膜边缘钉 扎较为规整,晶粒尺寸较大,在沟道区域的覆盖率更 高,且较大的晶粒尺寸意味着更少的晶粒间隙,载流 子的传输就更有利;蒸镀的 C8-BTBT 薄膜表现出均 匀致密的结晶,真空蒸镀可以非常有效地制备高纯度、分子排列高度有序的薄膜^[18],有助于载流子在源漏极间的传输。

从 AFM 图中可以看出,打印和蒸镀的 C8-BT-BT 均呈现出二维层状的结晶^[11],而提拉制备的薄膜 结晶不连续,覆盖率低,这显然不利于载流子的传输。 此外,蒸镀的 C8-BTBT 薄膜的结晶堆积层数比打印 的更为密集,呈现出 Stranski-Krastanov (SK)生长模 式,也称为"层+岛"生长。在蒸镀过程中首先沿平行 于衬底表面方向生长形成连续的一层,随后晶粒成核 并逐层生长成岛状,台阶较清晰。其内部晶格排列有 序,π-π堆积面平行于衬底表面,在整个生长过程中, 分子 排列的有序度逐步增加,意味着有效的电荷 传输^[23]。



图 3 三 种 不 向 工 之 方 法 制 备 的 C8-B1 B1 溥 膜 的 偏 光 显 億 镜 图 以 及 原 子 力 显 微 镜 图 (AFM)

Fig. 3 Polarizing microscope and atomic force microscope (AFM) images of C8-BTBT thin films prepared by various processes

2.2 退火处理对溶液法制备的C8-BTBT薄膜结晶 的影响

在器件制备中通常会进行退火处理,以达到去除 溶剂或使半导体分子在退火过程中不断运动并有序 排列的目的。为此,文章研究了溶液法制备的C8-BTBT在不同温度退火处理后结晶情况的变化,如图 4所示。从图中可以看出,无论是提拉或是打印的C8-BTBT薄膜,在60℃和80℃退火之后就开始逐渐出 现结晶的裂缝,这种情况不利于载流子的传输;在 100℃退火处理10min后,可以明显观察到C8-BT-BT薄膜结晶的连续性在高温下完全被破坏,且已无 明显结晶,这种情况下源漏电极之间是无法进行有效



- (a) 室温不退火
 (b) 60 ℃退火
 (c) 80 ℃退火
 (d) 100 ℃退火
 图4 两种溶液法(上:浸渍提拉,下:喷墨打印)制备C8-BT-BT薄膜在不同温度退火处理10 min后的偏光显微镜图
- Fig. 4 Polarizing microscope images of solution-processed C8-BTBT films (top: dip-coating, bottom: ink-jet printing) after annealing at different temperatures for 10 min

的电荷传输的。

2.3 不同工艺条件 C8-BTBT 薄膜的 XRD

除了半导体薄膜的宏观形貌,晶格内部的结晶度 也是影响半导体器件性能的重要因素。完美的晶格 堆积才能保证分子间π电子的有效传输,才能得到较 高的电子迁移率。

因此,研究用X射线衍射(XRD)表征了不同工艺 条件C8-BTBT薄膜的微观结构和晶体取向,如图5 所示。图中出现了C8-BTBT的三个衍射峰,其衍射 峰位分别位于 $2\theta = 3^{\circ}$ 、 6° 、 9° ,对应C8-BTBT的 (001),(002),(003)晶面衍射。从图中可以看出,蒸





镀的C8-BTBT薄膜的衍射峰强度最强,表明其结晶 度最高,内部晶格排列堆积更为有序,能够保证电荷 的有效传输;而打印、提拉的半导体薄膜的衍射峰强 度明显较弱。

此外,为了能深入地理解退火处理对C8-BT-BT薄膜结晶变化的影响,文章将不同退火温度下 溶液法制备的C8-BTBT薄膜样品进行了XRD的 表征,如图6所示。从图中可以看出,在60℃、80℃ 退火处理之后,C8-BTBT的三个晶面衍射峰强度 明显减弱,表明其结晶度下降;而100℃退火的样品 的三个衍射峰基本上已经消失,说明100℃高温退 火会直接破坏C8-BTBT的结晶。因此,在制备器 件的过程中应避免对C8-BTBT的退火处理。

2.4 不同工艺条件的 OTFT 器件性能

基于不同工艺条件制备C8-BTBT薄膜的OT-FT器件的转移特性曲线如图7所示。这里,所有器件 都是同一批次制备并在同等条件下测试。

根据图 7 中 $I_{\rm D}$ 对 $V_{\rm G}$ 曲线在饱和区($V_{\rm D}$ =-60 V)的斜率可计算出OTFT器件的饱和场效应迁移率和



图 6 溶液法制备的 C8-BTBT 薄膜在不同温度退火处理 10 min 后的 XRD 图

Fig. 6 XRD patterns of solution-processed C8-BTBT films after annealing at different temperatures for 10 mins

阈值电压[24]:

$$I_{\rm D} = \mu \frac{WC_{\rm i}}{2L} (V_{\rm G} - V_{\rm T})^2 \tag{1}$$

其中,μ为场效应迁移率,V_T为阈值电压,V_G为栅电 压,I_D为漏电流,W和L分别对应沟道的宽度和长度, C_i为绝缘层电容^[25]。研究中绝缘层的C_i值经LCR测 试仪测得为8.5 nF/cm²。



Fig. 7 Transferring characteristics of bottom-contact device with different processes

另外,为了深入探究器件性能变化的根本原因, 用以下公式计算了三种工艺OTFT器件中的陷阱 密度^[26]:

$$SS \approx \frac{kT\ln 10}{q} \left(1 + \frac{qN_{\rm tr}}{C_{\rm i}}\right) \tag{2}$$

式中,q是电子电荷,k是玻尔兹曼常数,T是绝对 温度。

各工艺条件下OTFT器件的迁移率μ、电流开关 比 I_{on}/I_{off}、阈值电压 V_T、亚阈值摆幅SS及陷阱密度 N_t 具体计算结果见表1所列(由于退火后性能大幅衰减, 部分参数不予计算)。

表1 不同工艺 OTFT 器件的性能统计 Tab.1 Device parameters of OTFT devices with different

nrocesses

工艺	$\mu/(\mathrm{cm}^2 \cdot \mathrm{V}^{-1} \cdot \mathrm{s}^{-1})$	$I_{ m on}/I_{ m off}$	$V_{\mathrm{T}}/$ V	$SS/(V \cdot decade^{-1})$	$N_{ m tr}/$ cm $^{-2}$
提拉	0.025	370	-16.0	12.5	1.3×10^{13}
打印	0.624	$2\! imes\!10^3$	-39.7	5.56	$5.9 imes 10^{12}$
蒸镀	5.440	5×10^{6}	-30.0	3.85	$4.0 imes 10^{12}$
打印(@60℃)	0.002	76	-39.2	/	/
打印(@80℃)	2×10^{-4}	2	-35.0	/	/
打印(@100℃)	$4\! imes\!10^{-4}$	2.5	-30.5	/	/

对比不同工艺条件下C8-BTBT的器件迁移率发 现,蒸镀的C8-BTBT器件显示出优异的载流子传输特 性,其场效应迁移率达到5.44 cm²·V⁻¹·s⁻¹,而打印、提拉 的C8-BTBT器件迁移率为0.624、0.025 cm²·V⁻¹·s⁻¹, 降低了1到2个数量级;此外,蒸镀的器件的电流开关 比I_{on}/I_{off}较提拉、打印的高3到4个数量级,表现出良 好的开关特性,其关态电流约为5.5×10⁻¹¹A,比提 拉、打印的关态电流低2个数量级,这归因于半导体层 的高纯度和结晶度。此外,通过对比不同工艺器件中 的陷阱密度发现,蒸镀的器件陷阱密度最小,再次表 明蒸镀的C8-BTBT薄膜更纯净、平整、有序,与绝缘 层的界面接触较好,而打印、提拉的陷阱密度依次增 大,从而使器件迁移率降低[26]。由于提拉制备的薄膜 相应器件退火后无性能,这里根据打印的结果进行讨 论。对于不同退火温度处理的打印C8-BTBT薄膜器 件,结合相应薄膜的XRD分析可以看出,薄膜的结晶 度极大地影响器件的迁移率,60℃退火后降低到原来 的10%,衍射峰强度的减弱意味着结晶被破坏和晶格 排列的有序性降低,其 $\pi - \pi$ 的载流子传输能力降低, 导致迁移率的快速衰减。综上所述,蒸镀的C8-BT-BT器件具有最优的器件性能,这归因于相应薄膜具

有较高的纯度、结晶度以及覆盖率[11]。

3 结 论

以C8-BTBT作为OTFT器件的有源层,分析不 同工艺条件下有机小分子结晶形貌及其对器件性能 的影响。结果表明,影响小分子半导体结晶形貌的一 个重要因素是其生长方式。其中,喷墨打印制备的C8 -BTBT单线条薄膜具有晶粒尺寸大、覆盖率高的特 点,场效应迁移率达到0.6 cm²·V⁻¹·s⁻¹;真空蒸镀制备 的C8-BTBT薄膜呈现出更为平整致密且有序堆积 的结晶,其XRD图谱显示出强烈的面外取向特征, 且相应器件中的陷阱密度最低,最终器件迁移率达 到 $5 \text{ cm}^2 \cdot \text{V}^{-1} \cdot \text{s}^{-1}$;此外,退火会严重破坏C8-BTBT的 结晶,使器件性能大幅衰减。相对于溶液法工艺,真 空蒸镀制备的薄膜具有更高的结晶质量和良好的界 面接合性。因此,高结晶度、高覆盖率以及高纯度的 结晶薄膜是制备基于有机共轭小分子半导体的高性 能OTFT器件的重要条件,也是溶液法工艺未来的研 究方向。

参考文献

- [1] Kim G W, Lampande R, Choe D C, et al. Next generation smart window display using transparent organic display and light blocking screen[J]. Optics Express, 2018, 26(7): 8493-8502.
- [2] Ford M J, Labram J G, Ming W, et al. Carrier-selective traps: a new approach for fabricating circuit elements with ambipolar organic semiconductors [J]. Advanced Electronic Materials, 2017, 3(3): 1600537.
- [3] Liu D, Chu Y, Wu X, et al. Side-chain effect of organic semiconductors in OFET-based chemical sensors[J]. Science China-Materials, 2017, 60(10): 977-984.
- [4] Wei W, Yang C, Mai J, et al. High mobility solution-processed C8-BTBT organic thin-film transistors via UV-ozone interface modification [J]. Journal of Materials Chemistry C, 2017, 5(40): 10652-10659.
- [5] 陈世琴,陈梦婕,邱龙臻.石墨烯电极的有机薄膜晶体管研究[J].液晶与显示,2012,27(1):595-598.
- [6] Park Y D, Lim J A, Lee H S, et al. Interface engineering in organic transistors[J]. Materials Today, 2007. 10(3): 46-54.
- [7] Yin X, An Q, Yu J, et al. Side-chain engineering of Benzo[1, 2-b: 4, 5-b'] dithiophene core-structured small molecules for high-performance organic solar cells [J]. Scientific Reports, 2016, 6: 25355.
- [8] Wang S, Niu D, Lyu L, et al. Interface electronic structure and morphology of 2, 7-dioctyl 1 benzothieno 3, 2-b benzothiophene (C8-BTBT) on Au film[J]. Applied Surface Science, 2017, 416: 696-703.

- [9] Yuan Y, Giri G, Ayzner A L, et al. Ultra-high mobility transparent organic thin film transistors grown by an off-centre spincoating method[J]. Nature Communications, 2014, 5, 1-9.
- [10] Temino I, Del Pozo F G, Ajayakumar M R, et al. A rapid, low-cost, and scalable technique for printing state-of-the-art organic field-effect transistors[J]. Advanced Materials Technologies, 2016, 1(5),1-7.
- [11] 王向华,顾勋,张春雨,等.喷墨打印C8-BTBT 薄膜中的衬 底效应及其OTFT器件[J]. 微纳电子技术,2017,54(8): 522-527.
- [12] 吕申宸.基于非对称结构的有机半导体喷墨打印工艺及其取 向机制研究[D].合肥:合肥工业大学,2017.
- [13] Funada S, Shaari S, Naka S, et al.Organic thin-film transistors with bilayer of rubbed and evaporated hydrocarbon-based acene as active layer[J]. Materials Science in Semiconductor Processing, 2017, 60: 1-4.
- [14] Minemawari H, Yamada T, Matsui H, et al. Inkjet printing of single-crystal films[J]. Nature, 2011, 475(7356): 364-367.
- [15] Diao Y, Tee B C K, Giri G, et al.Solution coating of large-area organic semiconductor thin films with aligned single-crystalline domains[J]. Nature Materials, 2013, 12(7): 665-671.
- [16] Koezuka H, Tsumura A, Ando T. Field-effect transistor with polythiophene thin film [J]. Synthetic Metals, 1987, 18(1): 699-704.
- [17] Soeda J, Hirose Y, Yamagishi M, et al. Solution-crystallized organic field-effect transistors with charge-acceptor layers: highmobility and low-threshold-voltage operation in air [J]. Advanced Materials, 2011, 23(29): 3309
- [18] Moh A M, Khoo P L, Sasaki K, et al. Growth and characteris-

(上接第27页)

- [27] Zhai Y, Baniya S, Zhang C, et al. Giant Rashba splitting in 2D organic-inorganic halide perovskites measured by transient spectroscopies[J]. Science Advances, 2017, 3(7): e1700704.
- [28] Giovanni D, Chong W K, Dewi H A, et al. Tunable room-temperature spin-selective optical Stark effect in solution-processed layered halide perovskites[J]. Science Advances, 2016, 2(6): e1600477.
- [29] Giovanni D, Chong W K, Liu Y Y F, et al. Coherent spin and quasiparticle dynamics in solution-processed layered 2D lead halide perovskites[J]. Advanced Science, 2018, 5(10): 1800664.
- [30] Chen X, Lu H, Li Z, et al. Impact of layer thickness on the charge carrier and spin coherence lifetime in two-dimensional layered perovskite single crystals [J]. ACS Energy Letters, 2018, 3(9): 2273-2279.
- [31] Stoumpos C C, Cao D H, Clark D J, et al. Ruddlesden Popper hybrid lead iodide perovskite 2D homologous semiconduc-

tics of c8-btbt layer on c-sapphire substrate by thermal evaporation[J]. Physica Status Solidi a-Applications and Materials Science, 2018, 215(11), 1-5.

- [19] He D, Zhang Y, Wu Q, et al. Two-dimensional quasi-freestanding molecular crystals for high-performance organic fieldeffect transistors[J]. Nature Communications, 2014, 5,1-7.
- [20] Yamagishi Y, Noda K, Kobayashi K, et al. Interlayer resistance and edge-specific charging in layered molecular crystals revealed by kelvin-probe force microscopy[J]. Journal of Physical Chemistry C, 2015, 119(6); 3006-3011.
- [21] 王向华, 吕申宸, 张春雨, 等. 有机半导体在非对称金-石墨烯
 电极上的取向生长[J]. 固体电子学研究与进展, 2017, 37
 (4): 288-293.
- [22] 熊贤风,元 森,林广庆,等.基于聚(4-乙烯基苯酚)衬底修饰 层喷墨打印的小分子有机半导体薄膜制备和表征[J].发光学 报,2014,35(1):105-112.
- [23] Lyu L, Niu D, Xie H, et al. The correlations of the electronic structure and film growth of 2, 7-diocty[1]benzothieno[3, 2-b] benzothiophene (C8-BTBT) on SiO₂[J]. Physical Chemistry Chemical Physics Pccp, 2016, (2):1669-1676.
- [24] Dimitrakopoulos C D, Malenfant P R L. Organic thin film transistors for large area electronics [J]. Advanced Materials, 2002, 14(14): 99.
- [25] 陈世琴, 陈梦婕, 邱龙臻, 等. 不同表面修饰制备高性能柔性 薄膜晶体管[J]. 发光学报, 2013, 34(10): 1392-1399.
- [26] Li L, Gao P, Baumgarten M, et al. High performance field-effect ammonia sensors based on a structured ultrathin organic semiconductor film [J]. Advanced Materials, 2013, 25(25): 3419-3425.

tors[J]. Chemistry of Materials, 2016, 28(8): 2852-2867.

- [32] Stranks S D, Plochocka P. The influence of the Rashba effect[J]. Nature Materials, 2018, 17(5): 381-382.
- [33] Rashba E I. Semiconductors with a loop of extrema[J]. Journal of Electron Spectroscopy and Related Phenomena, 2015, 201: 4-5.
- [34] Mak K F, He K, Shan J, et al. Control of valley polarization in monolayer MoS2 by optical helicity [J]. Nature Nanotechnology, 2012, 7(8): 494-498.
- [35] Damen T C, Leo K, Shah J, et al. Spin relaxation and thermalization of excitons in GaAs quantum wells[J]. Applied Physics Letters, 1991, 58(17): 1902-1904.
- [36] Wang R, Hu S, Yang X, et al. Circularly polarized photoluminescence and Hanle effect measurements of spin relaxation in organic - inorganic hybrid perovskite films[J]. Journal of Materials Chemistry C, 2018, 6(12): 2989-2995.