文章编号:1000-7032(2025)01-0070-11

# 基于绿色反溶剂工程的钙钛矿结晶过程调控及其机理

刘志军,杨平, 亢天利, 刘凤霞, 许晓飞, 李志义, 魏 炜\* (大连理工大学流体与粉体工程研究设计所, 辽宁大连 116024)

**摘要:**乙酸乙酯(Ethyl acetate, EA)常作为绿色反溶剂来制备钙钛矿薄膜,但高极性导致萃取速率过快,使晶体的成核和结晶过程难以控制。本文通过向EA中添加正己烷(n-hexane, Hex)调节反溶剂萃取速率,进而控制溶液过饱和度使晶体的成核和生长过程达到动态平衡;同时使用 Materials Studio软件对溶剂-反溶剂体系进行分子动力学模拟,定量计算其相互作用能。实验表明,60% N-Hex(反溶剂中Hex所占摩尔分数为60%)混合反溶剂制备的钙钛矿薄膜平均晶粒尺寸为249 nm,比纯EA和纯Hex制备薄膜分别提升17%和71%;载流子寿命为225 ns,比纯EA和纯Hex制备薄膜分别提升27%和45%;同时该薄膜(110)晶面优先取向。本实验的分子动力学计算结果表明,当溶剂-反溶剂相互作用力为1385 kJ/mol时,得到最佳钙钛矿薄膜。

关键词:钙钛矿;绿色;反溶剂工程;分子动力学
 中图分类号:0482.31
 文献标识码:A
 DOI:10.37188/CJL.20240201
 CSTR:32170.14.CJL.20240201

## Regulation of Perovskite Crystallization Process and Its Mechanism Based on Green Anti-solvent Engineering

LIU Zhijun, YANG Ping, KANG Tianli, LIU Fengxia, XU Xiaofei, LI Zhiyi, WEI Wei<sup>\*</sup> (R&D Institute of Fluid and Powder Engineering, Dalian University of Technology, Dalian 116024, China) \* Corresponding Author, E-mail: hjweiwei@dlut. edu. cn

**Abstract:** Ethyl acetate (EA) is commonly used as a green anti-solvent for the preparation of perovskite films. However, its high polarity leads to an excessively fast extraction rate, which complicates the control of the nucleation and crystallization processes. In this study, we adjusted the anti-solvent extraction rate by adding n-hexane(Hex) to EA, which allowed to control the solution's supersaturation and achieve a dynamic equilibrium in the nucleation and growth processes of the crystals. Additionally, molecular dynamics simulation of the solvent and anti-solvent system was carried out using Materials Studio software, and the interaction energy of the solvent and anti-solvent system was quantitatively calculated. The experimental results show that the average grain size of the perovskite film prepared by 60% N-Hex(*i. e.*, 60% molar percentage of Hex in the anti-solvent) is 249 nm, which is 17% and 71% larger than films prepared with pure EA and pure Hex, respectively. The carrier lifetime was 225 ns, which is 27% and 45% longer than that of films made with pure EA and pure Hex, respectively. Furthermore, the crystal plane of this thin film (110) is the dominant crystal plane. The molecular dynamics calculations of this experiment suggest that the best perovskite film was obtained when the solvent and anti-solvent interaction energy is 1 385 kJ/mol.

Key words: perovskite; green; anti-solvent engineering; molecular dynamics

## 1引言

钙钛矿材料具有吸收系数高、载流子扩散长 度长、带隙可调等优异性能<sup>[14]</sup>,是一种理想的光伏 材料,已成功地用作高效光伏电池的光吸收层和 电荷分离层<sup>[5]</sup>。随着钙钛矿薄膜沉积技术的进步,有机-无机卤化物钙钛矿太阳能电池的效率从 2009年的3.8%<sup>[6]</sup>提升到现在的26%以上<sup>[7-8]</sup>。钙 钛矿薄膜的结构形貌与钙钛矿太阳能电池性能高 度相关,提高钙钛矿薄膜的成膜质量(大晶粒尺

收稿日期: 2024-08-28;修订日期: 2024-09-11

寸、高取向性等)是改善钙钛矿太阳能电池性能的 有效方法<sup>[9]</sup>。

为了制备高质量钙钛矿薄膜,研究人员开发 出溶液法<sup>[10]</sup>、真空热蒸发法<sup>[11]</sup>等,其中溶液法因成 本低、工艺简单和重复性良好成为最为广泛应用 的方法。旋涂法是溶液法制备钙钛矿薄膜常用的 方法之一,该方法将前驱体溶液旋涂在基底上形 成湿膜,随后进行退火操作形成钙钛矿薄膜。为 提高钙钛矿薄膜覆盖率,通常在旋涂过程中滴加 反溶剂萃取主溶剂,从而使溶液迅速过饱和,提高 成核密度。根据LaMer理论,溶液中溶质的浓度 达到临界浓度时开始成核,低于临界浓度后现有 晶粒继续生长且不再产生新核,即溶液的过饱和 度对钙钛矿的结晶动力学有显著影响。Adachi等 发现反溶剂和前驱体溶剂间的混溶性与反溶剂的 萃取能力息息相关<sup>[12]</sup>,他们通过使用与前驱体溶 剂不同混相的反溶剂(甲苯(Toluene,TL)、正己烷 (n-hexane, Hex)),调控溶液过饱和度,有效改善 了钙钛矿薄膜的形成速率,显著提高了薄膜的覆 盖率。Yu等使用乙醚(Ethyl ether, DE)/Hex混合 反溶剂,有效控制了成核密度,制备出具有大晶粒 尺寸和超光滑表面的钙钛矿薄膜<sup>[13]</sup>。Hang等使 用TL/DE混合反溶剂,当混合反溶剂中两者体积 比为1:1时,得到光滑致密、缺陷减少且晶体沿 (110) 面优先取向的钙钛矿薄膜<sup>[14]</sup>。反溶剂工程 为调控钙钛矿成核和结晶过程提供了一种简单有 效的方法,促进了高质量钙钛矿薄膜的制备。

然而,目前常用的反溶剂如氯苯(Chlorobenzene,CB)、TL、DE等的毒性问题不容忽视:CB具 有高毒性和高挥发性,会刺激皮肤黏膜和上呼吸 道、抑制中枢神经系统:TL则会对人体的肾脏和 肝脏造成损害<sup>[15-16]</sup>;过量吸入DE会导致昏迷甚至 死亡。因此,在追求钙钛矿薄膜质量提升的同时, 必须考虑毒性反溶剂带来的操作和环境风险,选 择合适的绿色反溶剂对大规模制备钙钛矿薄膜具 有重要意义<sup>[17]</sup>。溶剂和反溶剂之间的平衡是保证 钙钛矿薄膜质量的重要因素,但目前常用的绿色 反溶剂乙酸乙酯(Ethyl acetate, EA)萃取速率过 快,使钙钛矿结晶成核过程难以控制。后来,研究 人员通过使用混合反溶剂体系来调节钙钛矿薄膜 的生长过程。Zhang等使用 EA/异丁醇(Isobutanol,IBA)绿色混合反溶剂,当EA:IBA=3:2(体积 比)时,晶体成核和生长速率达到动态平衡,得到 均匀致密的钙钛矿薄膜<sup>[18]</sup>。Yi等采用EA/石油醚 (Petroleum ether, PE)绿色混合反溶剂,提高了钙 钛矿薄膜的结晶度,制备出高效太阳能电池<sup>[17]</sup>。 基于溶剂工程萃取原理,采用绿色混合反溶剂可 以有效调控钙钛矿薄膜的晶体质量,但目前关于 混合反溶剂对钙钛矿薄膜质量影响的结论多来自 实验,关于其微观相互作用的研究很少。使用分 子动力学模拟可以有效研究分子之间的微观相互 作用,随着分子动力学模拟技术的发展,分子动力 学模拟在多个领域如材料学领域、医学领域得到 广泛的应用<sup>[19-20]</sup>。通过对溶剂-反溶剂模型进行分 子动力学模拟,得到模拟结果,我们可以更好地理 解体系的微观作用,从而为调节反溶剂和优化钙 钛矿薄膜的综合性能提供有效支持。

为深入探究反溶剂萃取速率对钙钛矿薄膜形 貌和光电性能的影响,本研究将绿色溶剂 EA、 Hex按照比例(0%、20%、40%、60%、80%、100% N-Hex)混合制备反溶剂,并通过X射线衍射仪 (XRD)、场发射扫描电镜(SEM)、紫外-可见分光 光度计(UV-Vis)等对不同反溶剂制备的钙钛矿薄 膜进行表征,发现 60% N-Hex反溶剂制备出最优 钙钛矿薄膜。同时,通过Materials Studio软件对 溶剂-反溶剂体系模型进行分子动力学模拟,从分 子层面定量探究溶剂-反溶剂的相互作用差异。 本研究通过计算和实验相结合的方法,发现通过 调控反溶剂萃取速率,可以实现对钙钛矿成核和 结晶过程的精确控制,使晶体的成核和生长过程 达到动态平衡,从而制备出高质量钙钛矿薄膜。

## 2 实 验

#### 2.1 材料

导电玻璃(FTO)购自益阳湘城华南光电有限 公司;碘化铅(PbI<sub>2</sub>,纯度≥99.9%)、N,N-二甲基甲 酰胺(DMF,纯度≥99.8%)、二甲基亚砜(DMSO, 纯度≥99.9%)、丙酮(Acetone,AC,分析纯)、异丙 醇(Isopropanol,IPA,分析纯)、二异丙氧基双乙酰 丙酮钛(质量分数≥75%)及甲基碘化铵(CH<sub>3</sub>NH<sub>2</sub>I, 纯度≥99.5%)均购于阿拉丁公司。以上药品无需 进一步提纯。

## 2.2 前驱体溶液制备

将 2.385 g CH<sub>3</sub>NH<sub>2</sub>I、6.915 g PbI<sub>2</sub>、1.063 mL DMSO(量比1:1:1)和9.484 mL DMF放入试管中 混合,室温条件下在充满氩气的手套箱中搅拌 24 h,配制成澄清的钙钛矿前驱体溶液。

## 2.3 电子传输层制备

分别用玻璃洗涤剂、去离子水、丙酮和异丙醇 超声清洗 FTO 导电玻璃 30 min,清洗完后干燥备 用。将先前清洗的 FTO 导电玻璃放在充满氩气手 套箱内部的匀浆机上,利用空气吸附固定;然后将 80 μL的二异丙氧基双乙酰丙酮钛滴加在 FTO 导 电玻璃上,匀浆机以 3 000 r/min 的转速旋涂 30 s。 然后放置于马弗炉中退火,125 ℃下退火 10 min, 随后梯度升温至 500 ℃,500 ℃保温 30 min,最后 自然冷却至室温。

#### 2.4 钙钛矿层制备

采用旋涂法在 FTO 导电玻璃基底上旋涂钙 钛矿薄膜,取 50 μL前驱体溶液滴加在之前制备 好的玻璃基底上,以4000 r/min的转速旋涂 30 s, 并且在旋涂过程中的第 25 s快速滴加 120 μL不 同混合比例的反溶剂,然后放入烘箱中在 100 ℃ 条件下退火 30 min完成钙钛矿薄膜的制备。上述 旋涂过程均在 0.008 mg/m<sup>3</sup>水含量和 0.014 mg/m<sup>3</sup> 氧含量的手套箱中进行。钙钛矿层制备流程如 图 1 所示。





#### 2.5 材料与钙钛矿薄膜表征

使用紫外-可见分光光度计(UV-1800SPC)测试钙钛矿薄膜的吸光能力,波长范围:400~900 nm;使用X射线衍射仪(D8 Advance,Bruker)进行钙钛 矿薄膜的X射线衍射图谱测试,测试条件为Cu 靶,20角范围:10°~50°;通过瞬态稳态荧光光谱 (FLS1000)表征钙钛矿薄膜界面处的电子传输性 能;使用高分辨场发射扫描电镜(JSM-7610F Plus)对钙钛矿薄膜的形貌进行表征。

#### 2.6 计算模型建立

使用 Materials Studio 软件构建溶剂(DMSO、 DMF)和反溶剂(EA、Hex)分子模型,随后在软件 Forcite模块对构建的小分子模型进行几何优化。 分子建模及优化完成后,在Materials Studio的 Amorphous Cell模块构建含有300个反溶剂分子 的盒子(0%、20%、40%、60%、80%、100% N-Hex, 模型具体分子数组成如表1所示)和含有50个 DMSO分子的盒子;然后在Forcite模块对溶剂和 反溶剂盒子进行几何优化,采用Smart优化方法, 以能量收敛值为0.004 kJ/mol为目标,进行最大 迭代次数为5000次的能量寻优。

表1 反溶剂模型分子组分

Tab. 1	Tab. 1         Anti-solvent model molecular components				
N-Hex/9	6 EA	Hex			
0	300	0			
20	240	60			
40	180	120			
60	120	180			
80	60	240			
100	0	300			

溶剂、反溶剂盒子优化完成后使用Build Layer 模块构建溶剂-反溶剂界面模型,随后在模型上方 添加真空层。模型构建流程如图2所示。



图2 溶剂-反溶剂体系模型构建

Fig.2 Solvent and anti-solvent system model construction

#### 3 结果与讨论

### 3.1 溶剂-反溶剂相互作用能计算

在对不同比例混合反溶剂与溶剂之间相互作 用能分析中,首先基于第一性原理计算了不同溶 剂分子的静电势,计算结果如图3所示。由图3可 知,分子表面静电势的正值区域通常分布在氢原 子附近,负值区域主要分布在其极性官能团附近 (如DMSO的S—O键,DMF的N—O键,EA的COO 键),Hex不存在极性官能团,分子呈现电中性。 由于主溶剂DMSO和DMF都是极性非质子溶剂 (Lewis碱),很容易与Lewis酸(如PbI<sub>2</sub>)发生配位 作用。相比于DMF,DMSO的电子供体数量更多, DMSO与Pb<sup>2+</sup>配位形成的Pb—O键长为0.2386nm, DMF则为0.2431 nm<sup>[22]</sup>,即DMSO与PbI<sub>2</sub>之间形成 的配合物CH<sub>3</sub>NH<sub>2</sub>I-PbI<sub>2</sub>-DMSO更稳定。因此,大 部分DMF将在旋涂过程被去除而DMSO保留,即 反溶剂与DMSO之间的相互作用决定了萃取的效 果。对于分子中原子,EA的C==O键中O原子静 电荷为-0.450 eV,Hex中氢原子电荷为0.053 eV, DMSO溶剂分子中氢原子静电荷为0.053 eV,即 EA分子与DMSO分子在电荷的作用下相互吸引。 傅里叶变换红外光谱(FTIR)的振动峰的位移可 以反映分子间的相互作用<sup>[23]</sup>,通过对DMSO、EA、 EA-DMSO进行红外表征可以揭示EA对DMSO 的S==O的影响。红外光谱结果如图4所示。由 图4可知,EA的C==O键(1043 cm<sup>-1</sup>)与DMSO的 S==O键(1043 cm<sup>-1</sup>)位置相同,EA与DMSO混合 后,C=O键截S==O键覆盖,且DMSO的S==O键 (1 042 cm<sup>-1</sup>, 原 1 043 cm<sup>-1</sup>) 与 EA 的 C=O 键 (1 732 cm<sup>-1</sup>, 原 1 737 cm<sup>-1</sup>) 均发生轻微的位移。 EA 的 C=O基团位于分子中心位置, C=O的孤对电 子可以为氢键 C-H···O的形成提供机会, EA分子提 供氢键受体-O, 而 DMSO提供氢键给体 C-H。





Fig.3 Molecular structure and potential diagram of solvent and anti-solvent





在动力学模拟过程中,溶剂和反溶剂分子始终处于不断运动中,为了保证分子数目不变,模拟过程在周期性条件下进行。根据实验条件,使用Forcite模块中的Dynamic,在*T*=298 K、*P*=101.3 kPa(1 atm)条件下,采用NVT系综,进行总时长为100 ps、步长为2 fs的分子动力学模拟,并以2 ps/帧的频率进行数据采样,用于后续计算分析。溶剂-反溶剂体系动力学模拟流程如图5 所示(以 60% N-Hex 溶剂-反溶剂体系为例)。

从粒子类型的角度分类,溶剂-反溶剂体系的



图5 溶剂-反溶剂分子动力学模拟流程图

Fig.5 Flowchart of solvent and anti-solvent molecular dynamics simulation 总能量包括同类粒子之间的作用能及不同类粒子 之间的作用能,因此可以通过公式(1)计算溶剂-反溶剂相互作用能:

$$E_{\rm int} = E - (E_{\rm B} + E_{\rm F}), \tag{1}$$

其中 $E_{int}$ 为主溶剂与反溶剂的相互作用能;E为模型的总能量; $E_R$ 为模型中主溶剂分子间的相互作用能; $E_F$ 为模型中反溶剂分子之间的相互作用能(单位:kJ/mol)。

图 6 为溶剂-反溶剂分子动力学模拟能量变 化。由图 6 可知,模拟初期能量变化较大,在15 ps 之后能量趋于稳定,因此取 15 ps 后的数据进行 分析。使用 15 ps 后的数据计算 *E*<sub>int</sub>,统计结果如 图 7(a)所示,随后根据计算结果取平均值,结果 如图 7(b)和表 2 所示。分子相互作用能符号的 正、负分别代表分子间的排斥或吸引作用,绝对值 大小则代表作用强度。由图 7 可知,所有溶剂-反 溶剂模型的相互作用能均为负值,且反溶剂中 Hex 含量增加,相互作用能强度总体减弱。由上



- 图 6 溶剂-反溶剂分子动力学模拟能量变化图:(a)~(f)分别为 0% N-Hex、20% N-Hex、40% N-Hex、60% N-Hex、80% N-Hex、100% N-Hex
- Fig.6 Solvent and anti-solvent molecular dynamics simulation energy change plot: (a)-(f)0% N-Hex, 20% N-Hex, 40% N-Hex, 60% N-Hex, 80% N-Hex, 100% N-Hex, respectively



图7 (a)溶剂-反溶剂相互作用能;(b)溶剂-反溶剂平均相互作用能

Fig.7 (a)Solvent and anti-solvent interaction energy diagram. (b)Solvent and anti-solvent average interaction energy

	Tab. 2 S	olvent and anti-solvent int	kJ•mol <sup>-1</sup>	
N-Hex/%	Ε	$E_{ m R}$	$E_{\rm F}$	$E_{_{ m int}}$
0	-23 295. 374	-4 475.842	-17 087. 142	-1 732. 389
20	-19 996.035	-4 524. 394	-14 033.743	-1 437. 894
40	-17 053.490	-4 571.166	-11 120. 465	-1 361. 854
60	-14 171.070	-4 511. 528	-8 274. 747	-1 384. 799
80	-11 079.847	-4 587.915	-5 448. 112	-1 043. 820

-4 559, 924

为了更直观地展示 EA 和 Hex 对晶体成核过 程的影响,取 EA 和 Hex 各 50 μL分别与前驱体溶 液混合,充分摇匀后静置 15 min,结果如图 8(a)所 示。钙钛矿前驱体溶液为黄色透亮液体,加入 EA

-8 312.713

100

后,两种溶液互溶且产生大量白色沉淀;加入Hex 后,两种液体分层。显然EA对前驱体溶剂萃取 速率更快,溶液迅速过饱和,达到成核条件;而 Hex与前驱体溶剂两者不相溶,萃取速率很慢且

-1 058. 719

-2694.069

文可知 EA 与 DMSO 之间存在氢键, EA 与 DMSO 剂体系 之间的相互作用远强于 Hex, 因此 在溶剂-反溶 互作用

剂体系中,反溶剂中EA含量越高,溶剂-反溶剂相 互作用能越强。 仅发生在接触面,因此前驱体溶液未达到成核所 需的过饱和度,没有沉淀产生。在使用反溶剂工 程法制备钙钛矿薄膜时,配体溶剂DMSO的配位 作用能够促进中间相的形成,而中间相的存在利 于致密薄膜的制备<sup>[24-25]</sup>。图8(a)显示,EA的萃取 能力优于Hex,能够生成大量白色沉淀,所生成的 白色沉淀即为中间相。经过退火后,中间相中的 DMSO被去除,中间相转化为钙钛矿相。钙钛矿 相生成过程如图8(b)所示。



- 图 8 (a)EA/Hex 与前驱体溶液混合图;(b)钙钛矿结晶原 理图
- Fig.8 (a)Mixing diagram of EA/Hex and precursor solution. (b)Schematic diagram of perovskite crystallization

#### 3.2 混合反溶剂对钙钛矿薄膜形貌的影响

为研究不同反溶剂对钙钛矿薄膜形貌的影响,我们采用SEM对不同反溶剂制备的钙钛矿薄膜表征,并利用Nano Measure软件分析了晶粒尺寸,平均晶粒尺寸如表3所示。由图9可知,0%、20%、40%、60%、80% N-Hex反溶剂均制备出致密钙钛矿薄膜,而100% N-Hex反溶剂制备的钙钛

矿薄膜存在大量孔洞。0% N-Hex 反溶剂制备的 样品虽然成致密薄膜,但晶粒尺寸较小,且呈现 明显的明暗区别。由表3、图10可知,在混合反 溶剂中Hex浓度较低时(20%、40% N-Hex),制备 的薄膜晶粒尺寸较未添加Hex时钙钛矿薄膜晶 粒尺寸小;当混合反溶剂中Hex浓度进一步增加 时(60%、80%、100% N-Hex),制备的钙钛矿薄膜 晶粒尺寸先增大后减小,在60% N-Hex时达到最 大值 249 nm;同时,100% N-Hex 反溶剂制备的钙 钛矿薄膜存在大量空洞,未形成致密薄膜。小晶 粒尺寸意味着多晶界,这会导致电荷复合严重。 明暗区别的存在说明薄膜表面粗糙度高,这主要 是由于EA萃取速率过快,导致晶粒生长紊乱造 成的。较大的晶粒尺寸导致较少的晶界<sup>[26]</sup>,晶界 少从而降低晶界处的钙钛矿降解,提高了电池的 长期稳定性。EA对前驱体溶剂有很强的萃取能 力,随着钙钛矿膜中前驱体溶剂残留量的减少, 过饱和程度增大,成核速率急剧增加。通过向纯 EA 反溶剂中添加弱萃取溶剂 Hex,可以有效调节 反溶剂的萃取速率,当EA和Hex以适当比例混

## 表3 不同反溶剂制备钙钛矿薄膜平均晶粒尺寸

Tab. 3 Average grain size of perovskite films prepared by different anti-solvents

N-Hex/%	平均晶粒尺寸/nm
0	213
20	147
40	206
60	249
80	237
100	146



图 9 不同反溶剂制备钙钛矿薄膜 SEM 图:(a)~(f)分别是 0% N-Hex,20% N-Hex,40% N-Hex,60% N-Hex,80% N-Hex,100% N-Hex Fig.9 SEM images of perovskite thin films prepared by different anti-solvents: (a)-(f)0% N-Hex, 20% N-Hex, 40% N-Hex, 60% N-Hex, 80% N-Hex, 100% N-Hex, respectively



图 10 不同反溶剂制备钙钛矿薄膜粒径分布图:(a)~(f)分别为0% N-Hex、20% N-Hex、40% N-Hex、60% N-Hex、80% N-Hex、100% N-Hex

Fig.10 Particle size distribution of perovskite films prepared by different anti-solvents: (a)-(f)0% N-Hex, 20% N-Hex, 40% N-Hex, 60% N-Hex, 80% N-Hex, 100% N-Hex, respectively

合时,钙钛矿成核速率和晶体生长速率达到动态 平衡。60% N-Hex 反溶剂制备的薄膜显示出最大 的晶粒尺寸,并且薄膜表面均匀光滑,该混合比 例达到了最佳的萃取速率,使晶粒的成核和生长 达到动态平衡,从而制备出最理想的钙钛矿 薄膜。

## 3.3 混合反溶剂对钙钛矿薄膜结构的影响

图 11(a)为不同反溶剂制备钙钛矿薄膜的 XRD 谱图。由图 11(a)可知,退火后所有样品均 在 14. 20°、28. 51°和 31. 92°处出现钙钛矿特征峰, 分别对应钙钛矿结构的(110)、(220)和(310)晶 面,在12.5°处没有观察到PbI<sub>2</sub>的特征峰,这表明 退火后完全形成钙钛矿结构。对各反溶剂制备的 薄膜(310)、(110)衍射峰强度进行统计并计算比 值,计算结果如图11(b)、表4所示:不同反溶剂制 备钙钛矿薄膜晶面(310)/(110)比值不同,其中 60% N-Hex反溶剂制备薄膜(310)/(110)的比值 远小于其他薄膜。相比于其他薄膜,60% N-Hex 反溶剂制备薄膜(110)晶面显著增强,(110)晶面 取向薄膜具有低陷阱密度、长载流子寿命和环境 稳定性优异的特点。提高(110)晶面强度,可以有 效提高薄膜质量<sup>[27]</sup>。





Tab. 4 The peak height and ratio of the crystal planes of each perovskite film (310) and (110)

N-Hex/%	310	110	310/110
0	1 406	2 765	0.508
20	1 331	3 856	0.345
40	1 320	5 113	0.258
60	437	2 768	0.158
80	1 155	1 831	0.631
100	312	342	0.912

## 3.4 混合反溶剂对钙钛矿薄膜光电性能的影响 由图 12(a)可知,所有钙钛矿薄膜在 400~

800 nm 范围内有较强的吸收性,在所有钙钛矿薄 膜中 100% N-Hex 反溶剂制备钙钛矿薄膜吸光能力 较差,是由于其晶体结构较差导致。对于其他钙钛 矿薄膜,紫外可见吸收光谱吸收强度没有特别明显 的区别,60% N-Hex 反溶剂制备钙钛矿薄膜的吸收 强度相对较高,表明该钙钛矿薄膜具有更优越的晶 体结构。图 12(b)为不同反溶剂制备钙钛矿薄膜的 Tauc 图,钙钛矿薄膜禁带宽度计算结果如表 5 所 示。由表5可知,100% N-Hex 反溶剂制备薄膜禁带 宽度为 1.578 eV,小于其他薄膜,可能是由于钙钛 矿晶体缺陷和界面效应引起的能级分裂<sup>[28]</sup>。



图 12 (a)不同反溶剂制备钙钛矿薄膜 UV-Vis;(b)不同反溶剂制备钙钛矿薄膜 Tauc 曲线;(c)不同反溶剂制备钙钛矿薄 膜 PL图;(d)不同反溶剂制备钙钛矿薄膜 TRPL图

Fig.12 (a) Preparation of perovskite films with different anti-solvents UV-Vis. (b) Tauc curves of perovskite thin films prepared by different anti-solvents. (c) PL diagram of perovskite films prepared by different anti-solvents. (d) TRPL diagram of perovskite films prepared by different anti-solvents

表 5	各钙钛矿薄膜禁带宽度	

Tab. 5	The band	gap	width	of each	perovskite film
--------	----------	-----	-------	---------	-----------------

N-Hex/%	禁带宽度/eV
	1 507
0	1. 597
20	1. 599
40	1.598
60	1.598
80	1.589
100	1.578

作为载流子产生和输运的介质,钙钛矿薄膜 的质量决定了载流子转移和猝灭性能,对器件性 能有至关重要的影响<sup>[29]</sup>。由图12(c)可知,钙钛矿 薄膜的稳态PL光谱峰多集中在765 nm附近,但 是100% N-Hex和80% N-Hex制备样品谱峰则分 别在775 nm和780 nm处,两者发生轻微红移,这 与禁带宽度减小的结果相一致。60% N-Hex反溶 剂制备样品强度最高,说明陷阱密度显著降低<sup>[30]</sup>。 钙钛矿薄膜的时间分辨光致发光(TRPL)光谱如 图 12(d)所示。利用双指数衰减函数模型(公式 (2)) 拟合时间分辨光致发光光谱(TRPL)强度衰 减曲线,并利用公式(3) 计算平均荧光寿命  $\tau_{ave}$ :

$$Y = A_{1} \exp\left(-\frac{t}{\tau_{1}}\right) + A_{2} \exp\left(-\frac{t}{\tau_{2}}\right), \quad (2)$$
  
$$\tau_{\text{ave}} = \frac{A_{1}\tau_{1}^{2} + A_{2}\tau_{2}^{2}}{A_{1}\tau_{1} + A_{2}\tau_{2}}, \quad (3)$$

其中, $\tau_1$ 和 $\tau_2$ 分别为快速和慢速衰减寿命, $A_1$ 和 $A_2$ 为衰减分量的相对振幅分数。通过公式计算,得到 不同反溶剂制备钙钛矿薄膜的 $\tau_{ave}$ (如表6所示)。

表 6 不同反溶剂制备的钙钛矿薄膜 TRPL 曲线拟合结果 Tab. 6 Fitting results of TRPL curves of perovskite films

prepared with different anti-solvents						
N-Hex/%	$\tau_1/\mathrm{ns}$	$A_1$	$ au_2/\mathrm{ns}$	$A_2$	$ au_{ m ave}/ m ns$	
0	5.651	400.184	214.135	49.359	177.392	
20	5.938	380. 215	251.194	42.966	208.762	
40	9.718	479.589	211.588	63.748	159.749	
60	5.044	342.341	256.601	46.944	225.060	
80	8.401	1 100. 752	196.659	104.491	138.234	
100	17.926	830.312	220. 524	141.755	155.175	

载流子在钙钛矿薄膜中的寿命决定了它们能够在材料中存在多长时间。较长的载流子寿命通常与较低的电荷复合率相关联,有助于减少电荷损失。由表6可知,其中60% N-Hex 反溶剂处理样品 7 arr 为 225 ns,明显高于其他样品,表明60%

N-Hex 反溶剂制备钙钛矿薄膜晶体结晶度最高, 缺陷最少,非辐射复合受到抑制<sup>[31]</sup>。

#### 4 结 论

本文对六种不同比例下的绿色反溶剂(EA和 Hex)与DMSO的作用机理和对钙钛矿薄膜表面形 貌、光吸收能力和载流子寿命等影响进行了分析。 计算结果表明, EA分子电负性强于 Hex, EA分子 C==0键中0原子电势为-0.450eV, DMSO中氢原 子电势为0.053 eV,两者之间存在强相互作用。 傅里叶结果验证了 DMSO 与 EA 之间存在氢键。 实验结果表明,在60% N-Hex反溶剂的作用下,得 到晶粒尺寸为249 nm,载流子寿命为225 ns, 且(110)晶面优先取向的钙钛矿薄膜。通过分子 动力学计算,我们建立了溶剂-反溶剂相互作用 力与钙钛矿薄膜形貌及其光电性能之间的关系, 在一定程度上可以通过溶剂-反溶剂相互作用力 反推钙钛矿薄膜的质量,这将为反溶剂的调控提 供有效参考,从而有助于高质量钙钛矿薄膜的 制备。

本文专家审稿意见及作者回复内容的下载地址: http://cjl.lightpublishing.cn/thesisDetails#10.37188/ CJL.20240201

#### 参考文献:

- JUNG K, OH K, KIM D H, et al. Ambient-air fabrication of stable mixed cation perovskite planar solar cells with efficiencies exceeding 22% using a synergistic mixed antisolvent with complementary properties [J]. Nano Energy, 2021, 89: 106387.
- [2] GAO L G, ZHANG F, XIAO C X, et al. Improving charge transport via intermediate-controlled crystal growth in 2D perovskite solar cells [J]. Adv. Funct. Mater., 2019, 29(47): 1901652.
- [ 3 ] HUANG Z Q, DUAN X P, ZHANG Y, et al. Pure- or mixed-solvent assisted treatment for crystallization dynamics of planar lead halide perovskite solar cells [J]. Sol. Energy Mater. Sol. Cells, 2016, 155: 166-175.
- [4] 祝熙翔, 胡斌. 利用磁-光-电综合手段解析有机与钙钛矿材料的激发态动力学过程:实现跨学科交叉研究 [J]. 发光学报, 2023, 44(7): 1287-1299.
   ZHU X X, HU B. Analyzing excited state dynamics of organic and perovskite materials using magnetic-optical-electrical comprehensive methods: achieving interdisciplinary research and cross-disciplinary collaboration [J]. Chin. J. Lumin., 2023, 44(7): 1287-1299. (in Chinese)
- [5] CHEN J B, REN J K, LI Z F, et al. Mixed antisolvents assisted treatment of perovskite for photovoltaic device efficiency enhancement [J]. Org. Electron., 2018, 56: 59-67.
- [6] KOJIMA A, TESHIMA K, SHIRAI Y, et al. Organometal halide perovskites as visible-light sensitizers for photovoltaic cells [J]. J. Am. Chem. Soc., 2009, 131(17): 6050-6051.
- [7] ZHANG Z H, QIAO L, MENG K, et al. Rationalization of passivation strategies toward high-performance perovskite solar cells [J]. Chem. Soc. Rev., 2023, 52(1): 163-195.

[8]弓箭,陈谦,李阳,等.机器学习辅助钙钛矿薄膜制备工艺优化及特征重要性评估[J].发光学报,2024,45(3): 399-406.

GONG J, CHEN Q, LI Y, *et al.* Machine learning assisted optimization of perovskite thin film fabrication process and assessment of feature importance [J]. *Chin. J. Lumin.*, 2024, 45(3): 399-406. (in Chinese)

- [9] ZHU H P, DUAN C H, QIN M C, et al. Trifluoromethylphenylacetic acid as in situ accelerant of ostwald ripening for stable and efficient perovskite solar cells [J]. Sol. RRL, 2021, 5(5): 2100040.
- [10] IM J H, KIM H S, PARK N G. Morphology-photovoltaic property correlation in perovskite solar cells: one-step versus two-step deposition of CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub>PbI<sub>3</sub> [J]. APL Mater., 2014, 2(8): 081510.
- [11] HOERANTNER M T, WASSWEILER E L, ZHANG H M, et al. High-speed vapor transport deposition of perovskite thin films [J]. ACS Appl. Mater. Interfaces, 2019, 11(36): 32928-32936.
- [12] TAYLOR A D, SUN Q, GOETZ K P, et al. A general approach to high-efficiency perovskite solar cells by any antisolvent [J]. Nat. Commun., 2021, 12(1): 1878.
- [13] YU Y, YANG S W, LEI L, et al. Ultrasmooth perovskite film via mixed anti-solvent strategy with improved efficiency [J]. ACS Appl. Mater. Interfaces, 2017, 9(4): 3667-3676.
- [14] YANG H F, WANG H, ZHANG J C, et al. A facile way to improve the performance of perovskite solar cells by toluene and diethyl ether mixed anti-solvent engineering [J]. Coatings, 2019, 9(11): 766.
- [ 15 ] XIU J W, AN B, GAO H, et al. A sustainable approach using nanocrystals functionalized green alkanes as efficient antisolvents to fabricate high-quality perovskite films [J]. Adv. Energy Mater., 2023, 13(28): 2300566.
- [ 16 ] ALREZAKI A, ALDAWOOD N, MANSOUR L, et al. Toluene can disrupt rat ovarian follicullogenesis and steroidogenesis and induce both autophagy and apoptosis [J]. Biology, 2021, 10(11): 1153.
- [17] YI J, ZHUANG J, MA Z, et al. Regulated perovskite crystallinity via green mixed antisolvent for efficient perovskite solar cells [J]. Org. Electron., 2019, 69: 69-76.
- [18] 张万年,李志义,魏炜,等.绿色混合反溶剂对钙钛矿薄膜形貌的影响[J].现代化工,2023,43(S2):238-242.
   ZHANG W N, LI Z Y, WEI W, et al. Regulating morphology of perovskite films via green mixed antisolvent [J]. Mod. Chem. Ind., 2023, 43(S2): 238-242. (in Chinese)
- [19] ZHANG L H, CHEN J, HE M Y, et al. Molecular dynamics simulation-guided toehold mediated strand displacement probe for single-nucleotide variants detection [J]. Exploration, 2022, 2(1): 20210265.
- [20] BRITO-RAVICINI A, CALLE-VALLEJO F. Interplaying coordination and ligand effects to break or make adsorption-energy scaling relations [J]. *Exploration*, 2022, 2(2): 20210062.
- [21] 李瑶. 钙钛矿太阳能电池吸光层/界面调控及器件集成工艺研究 [D]. 北京:北京化工大学,2023.
   LI Y. Photoabsorber Modification and Interface Regulation for Efficient and Stable Perovskite Solar Cells [D]. Beijing: Beijing University of Chemical Technology, 2023. (in Chinese)
- [ 22 ] GIANNICCHI I, JOUVELET B, ISARE B, et al. Orthohalogen substituents dramatically enhance hydrogen bonding of aromatic ureas in solution [J]. Chem. Commun., 2014, 50(5): 611-613.
- [23] XING G, JIE S, LIN Z H, et al. Synergetic surface charge transfer doping and passivation toward high efficient and stable perovskite solar cells [J]. iScience, 2021, 24(4): 102276.
- [24] BAI Y, XIAO S, HU C, et al. A pure and stable intermediate phase is key to growing aligned and vertically monolithic perovskite crystals for efficient PIN planar perovskite solar cells with high processibility and stability [J]. Nano Energy, 2017, 34: 58-68.
- [ 25 ] JEON N J, NOH J H, KIM Y C, et al. Solvent engineering for high-performance inorganic-organic hybrid perovskite solar cells [J]. Nat. Mater., 2014, 13(9): 897-903.
- [26] YANG D, YANG R X, WANG K, et al. High efficiency planar-type perovskite solar cells with negligible hysteresis using EDTA-complexed SnO<sub>2</sub> [J]. Nat. Commun., 2018, 9(1): 3239.
- [27] WANG Q K, WANG R B, SHEN P F, et al. Energy level offsets at lead halide perovskite/organic hybrid interfaces and their impacts on charge separation [J]. Adv. Mater. Interfaces, 2015, 2(3): 1400528.
- [28] LEE J W, SEOL D J, CHO A N, et al. High-efficiency perovskite solar cells based on the black polymorph of HC-(NH<sub>2</sub>)<sub>2</sub>PbI<sub>3</sub>[J]. Adv. Mater., 2014, 26(29): 4991-4998.
- [29] HUL, DUAN LP, YAO Y C, et al. Quantum dot passivation of halide perovskite films with reduced defects, suppressed

phase segregation, and enhanced stability [J]. Adv. Sci., 2022, 9(2): 2102258.

- [ 30 ] YANG J C, TANG W J, YUAN R H, et al. Defect mitigation using <sub>D</sub>-penicillamine for efficient methylammonium-free perovskite solar cells with high operational stability [J]. Chem. Sci., 2021, 12(6): 2050-2059.
- [31] FUJIHARA T, TERAKAWA S, MATSUSHIMA T, et al. Fabrication of high coverage MASnI<sub>3</sub> perovskite films for stable, planar heterojunction solar cells [J]. J. Mater. Chem. C, 2017, 5(5): 1121-1127.



**刘志军**(1969-),男,内蒙古赤峰人, 博士,教授,2000年于大连理工大学 获得博士学位,主要从事绿色低碳过 程装备、新能源与储能技术装备、智能 与自愈化工装备方向的研究。 Email: liuzj@dlut.edu.cn



魏炜(1980-),女,黑龙江大庆人,博 士,副教授,2013年于大连理工大学 获得博士学位,主要从事绿色低碳过 程及装备、新能源与储能技术、新型材 料方向的研究。

Email: hjweiwei@dlut.edu.cn