文章编号: 1001-4543(2018)01-0053-07

辛胺和甲基苯烯酸甲酯对 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶 稳 定 性 能 的 研 究

黄 靖1, 吴益华1, 李 丹1, 董志强1, 朱志刚1, 施惟恒2

(1. 上海第二工业大学 环境与材料工程学院,上海 201209;

2. 德雷克塞尔大学 材料科学与工程系,美国费城 19104)

摘 要: 有机 - 无机杂化钙钛矿材料 CH₃NH₃PbI₃ 是一种具有量子阱结构的新型材料, 在发光二极管、场效应晶体管等诸多领域有着广泛的应用。在此类材料中, 封装分子的比例直接影响着钙钛矿纳米晶体的形态结构以及荧光特性。首先选定辛胺为 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶所需的封装分子, 并确定辛胺的最佳用量, 然后重点考察甲基苯烯酸甲酯 (MMA) 对 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶稳定性能的影响, 并采用紫外 - 可见吸收光谱法、光致发光光谱法、X 射线衍射仪、扫描电子显微镜等手段对材料进行分析。研究表明, MMA 可以有效缓解 CH₃NH₃PbI₃ 的分解, 添加量为 400 μL 时制得的 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶稳定性最佳, 荧光持续时间由 5 d 增加到 9 d。 关键词: 辛胺; 甲基苯烯酸甲酯 (MMA); 稳定性 中图分类号: TQ422 文献标志码: A

The Stability Study of CH₃NH₃PbI₃ Perovskite Nanocrystals Influenced by Methylmethacrylate and Octylamine

HUANG Jing¹, WU Yihua¹, LI Dan¹, DONG Zhiqiang¹, ZHU Zhigang¹, SHIH Weiheng² (1. School of Environmental and Materials Engineering, Shanghai Polytechnic University, Shanghai 201209, China;

2. Department of Materials Science and Engineering, Drexel University, Philadelphia 19104, USA)

Abstract: Organic-inorganic hybrid perovskite based $CH_3NH_3PbI_3$ is a type of material that contains quantum wells, and can be used to construct light-emitting diodes, field-effect transistors and many other devices with a wide range of applications. We firstly consider octylamine as the capping moleculae for $CH_3NH_3PbI_3$ nanocrystals, and find the best concentration. After that, the effects of methylmethacrylate (MMA) on morphology and fluorescence performance of $CH_3NH_3PbI_3$ perovskite crystals were investigated. The UV-absorption spectra, Photoluminescence spectra, X-ray diffraction, scanning electron microscope were used to analyze the perovskite crystals. It is found that MMA is able to effectively alleviate the decomposition of $CH_3NH_3PbI_3$. Once the amount of MMA is 400 µL, the $CH_3NH_3PbI_3$ nanocrystals have the best life time and fluorescent duration was increased from 5 d to 9 d. **Keywords:** octylamine; methylmethacrylate (MMA); stability

收稿日期: 2017-12-12

通信作者:朱志刚 (1977-),男, 江西景德镇人, 教授, 博士, 研究方向为智能传感材料与器件。E-mail: zgzhu@sspu.edu.cn 施惟恒 (1954-),男, 福建福州人, 教授, 博士, 研究方向为光电材料和传感器。E-mail: shihwh@drexel.edu

基金项目:国家自然科学基金 (61471233),上海第二工业大学校重点学科 (XXKZD1601),上海第二工业大学研究生项目基金 (EGD16YJ024) 资助

0 引言

一般来讲,钙钛矿晶体具有 ABX3 结构^[1-3],阳 离子 B(Pb、Sn 等) 与 6 个卤素离子 X(Cl、Br、I) 构 成八面体结构,有机阳离子A位于八面体中心,常 见的是甲基胺^[4]。含有不同卤素的有机 - 无机杂 化钙钛矿 (CH₃NH₃PbX₃, X=Cl, Br, I) 纳米晶具有 不同晶体结构,分别为正交晶系,立方晶系和四方 晶系。由于有机 - 无机杂化钙钛矿材料独特的量 子阱结构,具有量子限域效应和介电限域效应,表 现出优异的光电特性,在激光、发光二极管、太阳 能电池等领域具有独特的应用价值[5-7]。对于钙钛 矿材料的研究,其电学性能最先被发掘应用,并在 太阳能电池领域取得不错的成果。2009年, Kojima 等^[8] 最先采用 TiO₂、Al₂O₃、ZrO₂ 介孔膜与钙钛 矿相结合的方式得到 CH₃NH₃PbX₃ (X=Cl, Br, I) 薄 膜,同时作为吸收层应用到太阳能电池中,效率达 到 3.8%; 2014 年, Yang 等^[9] 研究的太阳能电池效 率已经可以达到 20.1%。在短短的 5 年之内, 钙钛 矿在太阳能电池领域得到迅猛的发展^[10-14]。2014 年, Schmidt 等^[15] 首次使用有机配体 (辛基溴化胺) 作为生长控制剂,通过改变辛基溴化胺与钙钛矿的 比例研究有机 - 无机杂化钙钛矿 CH₃NH₃PbBr₃的 量子尺寸效应[16]。研究发现随着辛基溴化胺在前 驱溶液中比例的增加,纳米晶体的尺寸逐渐减少, 荧光光谱蓝移,符合量子限制效应。2015年, Zhang 等[17] 进一步优化实验方案, 采用配体辅助再沉淀 法合成 CH₃NH₃PbX₃ (X=Br、I) 纳米晶体。研究结 果显示, CH₃NH₃PbBr₃纳米晶的量子产率最高可以 达到 70%, 但是 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶体量子产率仅 为 1.7%。

对于有机 - 无机杂化钙钛矿 $CH_3NH_3PbI_3$ 而 言,它在空气中稳定性极差,严重限制了其在光学 领域的应用 ^[18]。 $CH_3NH_3PbI_3$ 的晶体结构会随着 外界温度进行转变,温度 < -112 °C,材料为正交 晶系;当温度 > -112 °C,材料转变为四方晶系;当 温度 > 57 °C,材料转变为对称性更高的立方相 结构。所以,在 $CH_3NH_3PbI_3$ 的制备以及保存过程 中,温度直接影响着其稳定性;其次,水分子会促使 $CH_3NH_3PbI_3$ 分解为 CH_3NH_3I 和 PbI_2 ,最终分解为 氢气和碘单质,这是影响其稳定性的另一个重要因 素。根据热力学分析,该反应的标准吉布斯自由能 为负值,表明该过程很容易自发进行。具体化学反应式如下^[19]:

$\mathrm{CH}_{3}\mathrm{NH}_{3}\mathrm{PbI}_{3}(s)\xleftarrow{\mathrm{H}_{2}}{\leftarrow}$	$\stackrel{O}{\rightarrow}$ CH ₃ NH ₃ I(aq) + PbI ₂ (s) ((1)
--	--	-----

$$CH_3NH_3I(aq) \longleftrightarrow CH_3NH_2(aq) + HI(aq)$$
 (2)

 $4\mathrm{HI}(aq) + \mathrm{O}_2 \longleftrightarrow 2\mathrm{I}_2(s) + 2\mathrm{H}_2\mathrm{O}$ (3)

 $2\mathrm{HI}(aq) \xleftarrow{hv} \mathrm{H}_2 \uparrow + \mathrm{I}_2(s) \tag{4}$

通过上述分析,影响 CH₃NH₃PbI₃ 稳定性的主要因素来自材料的制备、保存温度和空气中的水蒸气。所以,制备 CH₃NH₃PbI₃ 一般在手套箱中完成,并在低温中进行保存。大量科研人员利用高分子聚合物对其进行包覆,制备成薄膜,应用于太阳能电池领域,但是很难直接在光学领域应用^[20-21]。

本文首先选择制备 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶所需的 最佳辛胺用量, 然后考察甲基苯烯酸甲酯 (MMA) 对 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶形貌及荧光性能的影响。研究 表明, 改变 MMA 的用量, CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶的形 貌、荧光衰减率、荧光光谱强度、以及量子效率都 会有所变化。当选取一定量 MMA 时, 可以有效提 高 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶在空气中的稳定性。

1 实验部分

1.1 实验材料

甲基碘化铵和辛胺 (质量分数均为 99.5%), 购 于上海迈拓崴化工新材料科技有限公司, 提纯 2 次 并做无水处理; 溴化铅 (质量分数为 99.0%) 购于阿 拉丁试剂 (上海) 有限公司; 油酸、二甲基甲酰胺 (DMF)、乙腈、甲苯、MMA 皆为分析纯, 购于国药 集团化学试剂有限公司。

1.2 测试及表征

样品的紫外可见吸收光谱使用 UV-2550 分光 光度计测得;光致发光光谱使用 RF-5301 荧光分光 光度计 (日本岛津公司) 测得;绝对量子产率使用 配有积分球的 FluoroSENS 9000 荧光分光光度计 (英国 Gilden Photonics 公司) 测得; X 射线衍射 (Xray diffraction, XRD) 图由德国 Bruker D8/Advance 型 XRD 仪获得: CuKα 射线, Ni 滤波片滤波 (λ= 0.154 06 nm),管电流为 40 mA,管电压为 40 kV; 采用日本 HITACHI 公司 S-4800 扫描电子显微镜 (scanning electron microscope, SEM) 观察样品的形 貌和尺寸。 第1期

1.3 CH₃NH₃PbI₃的制备

取 200 μL DMF 加入烧瓶中,将烧杯放到磁力 搅拌器上搅拌,通氮气;称量 15 μL 辛胺、甲基碘化 铵 159 mg (0.1 mmoL) 和碘化铅 461 mg (0.1 mmoL) 加入烧杯中,待烧杯中颗粒全部溶解于 DMF 后,加 入 6.8 mL 乙腈和 1 mL 油酸,该溶液作为前驱溶液 进行接下来的实验。再取一只烧杯放至磁力搅拌器 上搅拌,加入 14 mL 甲苯和不同用量的 MMA,量取 上述前驱液 250 μL 注入该混合溶液中,得到沉淀物, 然后采用 1 000 r/min 的离心操作,最后将离心得到 的纳米颗粒分散保存在甲苯溶剂中。

2 结果与讨论

2.1 封装分子的选择

在 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶制备过程中,有机阳离 子链(辛胺)不是直接加入钙钛矿晶体内部结构中, 而是向外悬挂着控制晶体的生长,起到封装分子的 作用,所以辛胺的添加量直接决定着钙钛矿纳米晶 体的形态结构和荧光光谱性质等。

图 1 为不同辛胺添加量条件下, CH₃NH₃PbI₃ 在甲苯溶剂中测量得到的荧光光谱图以及在紫外 灯 (λ = 365 nm)下的光学照片。辛胺用量分别为 10、15、20 μL。从图中可以看出,随着辛胺用量的增



图 1 添加不同辛胺量时 CH₃NH₃PbI₃ 的荧光光谱图 (a) 和 紫外灯下光学照片 (b)

Fig. 1 Fluorescence spectra (a) and photos of CH₃NH₃PbI₃ under UV light (b) after adding different amount of octylamine 加,发光强度递减,CH₃NH₃PbI₃荧光颜色由红色递 变为橘红色,符合CH₃NH₃PbI₃纳米晶的量子限域 效应:随着辛胺量的增加,发射峰波长由727 nm 蓝 移到585 nm,半峰宽减小,晶粒尺度有所增加。

图 2 所示为不同辛胺量条件下制备得到 的 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶在甲苯溶剂中测试得到 的紫外-吸收光谱图。随着辛胺添加量的增加,吸收 峰从 650 nm 蓝移到 510 nm, 与图 1 中的发射光谱图 蓝移现象相一致。在相同样品浓度条件下, 辛胺添 加量为 15 μL 时, 样品的吸光度最高, 荧光性能最佳, 后续实验全部采用辛胺添加量为 15 μL。



图 2 不同辛胺添加量时 CH₃NH₃PbI₃ 的紫外 - 吸收光谱图 Fig. 2 UV-absorption spectra of CH₃NH₃PbI₃ with different amount of octylamine

2.2 MMA 对稳定性的影响

添加不同量 MMA 制备得到的 CH₃NH₃PbI₃ 纳 米晶,在甲苯溶液中保存不同时间的荧光光谱图和 紫外-吸收光谱图,如图3所示。MMA的添加量分 别为 0, 200, 400, 600 µL。由图 3 可以看出, 第1天 所有样品的荧光发射峰波长为 620 nm, 吸收峰波长 为 520 nm 和 610 nm, 表明 MMA 的添加没有改变 CH₃NH₃PbI₃纳米晶材料内部结构。样品放置5d 后,不添加 MMA 制备得到的 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶 荧光强度由 7 × 105 (a.u.) 下降到 104 (a.u.), 荧光衰 减率达到 99%; 添加 200 µL MMA 制备得到的纳米 晶荧光强度由 8×10⁵ (a.u.) 下降到 4×10⁴ (a.u.), 荧 光衰减率也达到 95%; 添加 400 μL MMA 时, 制备 得到的纳米晶荧光强度由 10⁶ (a.u.) 下降到 4 × 10⁴ (a.u.), 荧光衰减率为 96%; 添加 600 µL MMA, 此时 纳米晶荧光强度由 4 × 10⁵ (a.u.) 下降到 10⁴ (a.u.), 荧光衰减率为 97.5%。由上述数据分析, 添加 MMA 可以有效缓解荧光的衰减, MMA 添加量为 200 和 400 µL条件下制备的样品荧光衰减率最低。



图 3 不同 MMA 添加量的 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶, 放置不同时间的荧光光谱图 (左列) 和紫外 - 吸收光谱图 (右列) Fig. 3 Fluorescence spectra (left) and UV-absorption spectra (right) of CH₃NH₃PbI₃ nanocrystals at different days after adding MMA

样品放置 9 d 后, MMA 添加量为 0 μL 时, CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶荧光强度已经降到 5×10³ (a.u.), 与放置 5 d 的样品相比, 荧光衰减率为 50%; 添加量 为 200 μL 时, 纳米荧光强度由 4×10⁴ (a.u.) 下降到 10⁴ (a.u.), 荧光衰减率为 75%; 添加量为 400 μL 时, 纳米晶荧光强度由 4×10⁴ (a.u.) 下降到 35×10³ (a.u.), 荧光衰减率仅为 12.5%; MMA 量为 600 μL 时, 纳米晶已经完全失去荧光, 荧光衰减率达到 100%, 这是因为过量的 MMA 溶剂会以杂质的形态 与 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶共存, 对样品荧光起到猝灭 效应。图 3 右列的紫外 - 吸收光谱图与左列的荧光 光谱图相对应, 与上述荧光结果分析基本一致。基 于上述分析, 在室温条件下, 样品在甲苯中保存 9 d 后, MMA 添加量为 400 μL 时, 样品荧光衰减率最 低, 仅为 12.5% (与保存 5 d 后的样品进行比较)。 图 4 为 MMA 添加量为 0 和 400 μL 时样品随时 间变化的发射光谱图,图 5 为 MMA 添加量分别为 0、200、400 和 600 μL (从左到右),放置不同时间的 CH₃NH₃PbI₃ 在紫外灯 (λ = 365 nm)激发下的照片。 由图分析,不添加 MMA 制备的样品在第 5 天荧光 已完全猝灭,而 MMA 添加量为 400 μL 时,样品的荧 光可以一直保持到第 9 天,荧光持续时间由 5 d 增加 到 9 d,第 12 天样品已完全失去荧光。9 d 内, MMA 添加量为 400 μL 时,得到的 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶荧 光衰减率明显降低,此时纳米晶稳定性最佳。

图 6 所示为不同 MMA 条件下制备得到 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶的荧光量子产率。由图可知, 随着 MMA 添加量的增加,量子产率逐渐下降。 在MMA 添加量为 600 μL 时样品的量子产率呈现出 大幅度地降低。这是因为过多的 MMA 以杂质的形











第1期

图 6 不同 MMA 量对 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶的荧光量子产率 的影响

Fig. 6 The influence of the amount of MMA on fluorescence quantum yield of CH₃NH₃PbI₃ nanocrystals

态与 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶共存,加速 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶的团聚、失活。结果说明,适量的 MMA 对 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶量子产率的影响比较小。

图 7 所示为不同 MMA 条件下制备得到的 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶的 SEM 图。由图 7(a) 可见, CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶为长条棒状, Sichert 等^[13] 以 辛胺为封装分子制备的 CH₃NH₃PbBr₃ 纳米晶呈现 块体状,因此,根据晶系结构推测 CH₃NH₃PbI₃ 为四 方晶系,晶胞参数 $a = b \neq c$,即与立方晶系相比四 方晶系在 c 轴方向上长度增加,四方相进行各向异 性生长,所以 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶为长条棒状符合 常理。

由图 7(a)~(c) 分析, 随着 MMA 添加量的增加, CH₃NH₃PbI₃ 纳米棒团聚现象加重, 在 MMA 量为 600 μL 条件下完全聚集。因为 CH₃NH₃PbI₃ 在极性溶液中形成, 再利用甲苯的非极性特性促 使溶解于极性溶剂的 CH₃NH₃PbI₃ 析出, 而 MMA 是直接添加在甲苯溶剂中, 所以 MMA 不会参 与到 CH₃NH₃PbI₃ 的构造中, 与图 3 的分析结果 相一致。CH₃NH₃PbI₃ 纳米棒在甲苯中析出的同 时被 MMA 进行了包裹, MMA 越多, 被包裹的 CH₃NH₃PbI₃ 数量越多, 同时 MMA 的包裹厚度也会 增加, 论证了图 7 中显示的 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶在 MMA 包裹的作用下相互粘连的现象, 图 7(d) 中的 黑色物质为过量的 MMA。



(a) MMA 添加量为 0 μL
 (b) MMA 添加量为 200 μL
 (c) MMA 添加量为 400 μL
 (d) MMA 添加量为 600 μL
 图 7 不同 MMA 添加量的样品的 SEM 图
 Fig. 7 SEM images for different amount of MMA

通过上述分析可以发现,适量的 MMA 可以有 效包裹 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶,增加密封性,进而提高 稳定性。但是被 MMA 包裹后的 CH₃NH₃PbI₃ 荧光 性能最多也只能延长到 12 d,主要因为样品的分散 性较差。结合图 3 分析,样品随着保存时间的增加, 半峰宽有明显的宽化,样品的晶粒尺寸有变小的趋 势,表明随着时间的继续延长, MMA 的存在会进一 步促使 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶细化并发生团聚,最终 导致失活。

通过 XRD 可以对 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶的微观 结构进行分析。图 8 为不同 MMA 添加量样品的 XRD 图谱。在 MMA 添加量为 0、200、600 μL 条 件下制备得到的 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶均有 9 个衍 射峰, 衍射峰对称性较差, 表现出各向异性的特性; 当 MMA 添加量为 400 μL 时, 衍射峰减少为 7 个, 对称性增强, 衍射峰强度最强。表明 MMA 添加量 为 400 μL 的样品与其他样品比较具有从各向异性 转变为各向同性的趋势, 即从四方晶系向立方晶系 的转变。

(100)



图 8 不同 MMA 添加量的 CH₃NH₃PbI₃ 的 XRD 图谱 Fig. 8 XRD patterns of CH₃NH₃PbI₃ with different amount of MMA

3 结 论

本文首先对 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶合成所需包封

分子辛胺添加量进行确定,实验结果显示辛胺量为 15 μL 时, CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶荧光强度高,表面缺 陷最少。在此基础上,考察了 MMA 对 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶稳定性的影响。研究表明, MMA 可以有效提 高 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶的稳定性,在 MMA 添加量 400 μL 条件下制备得到的 CH₃NH₃PbI₃ 纳米晶结晶 度最好,荧光衰减率最低,荧光稳定时间由 5 d 增加 到 9 d,产物以立方相为主。

参考文献:

- KIM Y H, CHO H, HEO J H, et al. Multicolored organic/inorganic hybrid perovskite light-emitting diodes [J]. Advances Materials, 2015, 27(7): 1248-1254.
- [2] LEMMERER A, BILLING D G. Lead halide inorganicorganic hybrids incorporating diammonium cations [J]. CrystEngComm, 2012, 14(6): 1954-1966.
- [3] TAN Z K, MOGHADDAM R S, LAI M L, et al. Bright light-emitting diodes based on organometal halide perovskite [J]. Nature Nanotechnology, 2014, 9(9): 687-692.
- [4] HUANG H, SUSHA A S, KERSHAW S V, et al. Control of emission color of high quantum yield CH₃NH₃PbBr₃ perovskite quantum dots by precipitation temperature [J]. Advanced Science, 2015, 2(9): 1500194.
- [5] SHEN H, CAO W, SHEWMON N T, et al. High-efficiency, low turn-on voltage blue-violet quantum-dot-based lightemitting diodes [J]. Nano Letters, 2015, 15(2): 1211-1216.
- [6] CHO H, JEONG S H, PARK M H, et al. Overcoming the electroluminescence efficiency limitations of perovskite light-emitting diodes [J]. Science, 2015, 350(6265): 1222-1225.
- [7] MILOT R L, EPERON G E, SNAITH H J, et al. Temperature-dependent charge-carrier dynamics in CH₃NH₃PbI₃ perovskite thin films [J]. Advanced Functional Materials, 2015, 25(39): 6218-6227.
- [8] KOJIMA A, TESHIMA K, SHIRAI Y, et al. Organometal halide perovskites as visible-light sensitizers for photovoltaic cells [J]. Journal of the American Chemical Society,

2009, 131(17): 6050-6051.

- ZHOU H, CHEN Q, YANG Y, et al. Photovoltaics. Interface engineering of highly efficient perovskite solar cells
 [J]. Science, 2014, 345(6196): 542-546.
- [10] KIM H S, LEE C R, IM J H, et al. Lead iodide perovskite sensitized all-solid-state submicron thin film mesoscopic solar cell with efficiency exceeding 9% [J]. Scientific Reports, 2012, 2: 591.
- [11] LEE M M, TEUSCHER J, SNAITH H J, et al. Efficient hybrid solar cells based on meso-superstructured organometal halide perovskites [J]. Science, 2012, 338(6107): 643-647.
- [12] PARK N G. Organometal perovskite light absorbers toward a 20% efficiency low-cost solid-state mesoscopic solar cell
 [J]. Journal of Physical Chemistry Letters, 2013, 4(15): 2423-2429.
- [13] BURSCHKA J, PELLET N, MOON S J, et al. Sequential deposition as a route to high-performance perovskitesensitized solar cells [J]. Nature, 2013, 499(7458): 316-319.
- [14] LIU M, JOHNSTON M B, SNAITH H J. Efficient planar heterojunction perovskite solar cells by vapour deposition
 [J]. Nature, 2013, 501(7467): 395-398.
- [15] SCHMIDT L C, PERTEGÁS A, GONZÁLEZ-CARRERO S, et al. Nontemplate synthesis of CH₃NH₃PbBr₃ perovskite nanoparticles [J]. Journal of the American Chemi-

cal Society, 2014, 136(3): 850-853.

- [16] SICHERT J A, TONG Y, MUTZ N, et al. Quantum size effect in organometal halide perovskite nanoplatelets [J]. Nano Letters, 2015, 15(10): 6521-6527.
- [17] HANG F, ZHONG H, CHEN C, et al. Brightly luminescent and color-tunable colloidal CH₃NH₃PbX₃ (X=Br, I, Cl) quantum dots: Potential alternatives for display technology [J]. ACS Nano, 2015, 9(4): 4533-4542.
- [18] YANG S, ZHENG Y C, HOU Y, et al. Formation mechanism of freestanding CH₃NH₃PbI₃ functional crystalls: In situ transformation vs dissolution-crystallization [J]. Chemistry of Materials, 2014, 26(23): 6705-6710.
- [19] KULKARNI S A, BAIKIE T, BOIX P P, et al. Band-gap tuning of lead halide perovskites using a sequential deposition process [J]. Journal of Materials Chemistry A, 2014, 2: 9221-9225.
- [20] LU C H, HU J, SHIH W Y, et al. Control of morphology, photoluminescence, and stability of colloidal methylammonium lead bromide nanocrystals by oleylamine capping molecules [J]. Journal of Colloid and Interface Science, 2016, 484: 17-23.
- [21] ZHU F, MEN L, GUO Y, et al. Shape evolution and single particle luminescence of organometal halide perovskite nanocrystals [J]. ACS Nano, 2015, 9(3): 2948-2959.