2023年12月

Dec., 2023

文章编号: 1000-7032(2023)12-2211-11

双壳层包覆 Mn: CsPbCl,纳米晶制备及潜指纹识别应用

张力夫,陈刚,闫奥,张瑞*,吕泽华,蒋昭毅, 张宇飞,孟帅,李坤,秦振兴,宋凯

摘要:全无机卤化铅铯钙钛矿纳米晶 $CsPbX_3(X=Cl,Br,I)$ 因具有独特的光电特性,近年来在固体照明及显示、太阳能电池、阻变存储器等领域成为研究的热门之选。 Mn^{2+} 是一种比 Pb^{2+} 半径小的过渡金属离子,利用 Mn^{2+} 掺杂 $CsPbCl_3$ 钙钛矿纳米晶能够实现波长位于 600 nm 左右可见光区域的橘黄色发射,且能够部分替代钙钛矿纳米晶中的 Pb^{2+} ,降低钙钛矿纳米晶的毒性。然而, Mn^{2+} 掺杂的卤化物钙钛矿纳米晶仍易受环境中水分子等的侵蚀而导致其荧光特性严重退化。本文采用一种利用四甲氧基硅烷(Tetramethoxysilane,TMOS)和聚甲基丙烯酸甲酯(Polymethyl methacrylate,PMMA)对 Mn^{2+} 掺杂 $CsPbCl_3$ 钙钛矿纳米晶进行双壳层的包覆方法,并分析了双壳层包覆法对钙钛矿纳米晶稳定性提升的机理。此外,还对比了双壳层包覆的 Mn^{2+} 掺杂 $CsPbCl_3$ 钙钛矿纳米晶在甲苯和二氯甲烷(Dichloromethane,DCM)溶剂下的发光特性,它们呈现的橘黄色荧光发射强度并未明显下降,且荧光量子产率(Photoluminescence quantum yield,PLQY)能够保持在 25% 左右。并以此为基础制备了相应的荧光纳米晶粉末,将其运用于潜指纹辨识上,可长期有效地检测潜指纹信息。

关 键 词: Mn²⁺掺杂; 卤化物钙钛矿纳米晶; 双壳层包覆; 荧光粉末; 潜指纹辨识中图分类号: 0482.31 **文献标识码:** A **DOI:** 10.37188/CJL.20230226

Synthesis of Double-layer Coated Mn: CsPbCl₃ Nanocrystals and Their Application of Latent Fingerprint Identification

ZHANG Lifu, CHEN Gang, YAN Ao, ZHANG Rui*, LYU Zehua, JIANG Zhaoyi, ZHANG Yufei, MENG Shuai, LI Kun, QIN Zhenxing, SONG Kai

(School of Applied Science, Taiyuan University of Science and Technology, Taiyuan 030024, China)

* Corresponding Author, E-mail: zrzx_0921@tyust. edu. cn

Abstract: All inorganic lead cesium halide perovskite nanocrystal CsPbX₃(X = Cl, Br, I) has become attractive candidate in solid state lighting and display, solar cells, resistive memory and other fields due to its unique photoelectric characteristics. Mn²⁺-doped CsPbCl₃ perovskite nanocrystals could achieve orange emission at the wavelength of around 600 nm, where Mn²⁺ with a small radius can partially replace Pb²⁺ to reduce toxicity. However, Mn²⁺-doped halide perovskite nanocrystals are still susceptible to the erosion of water molecules in the environment, leading to the severe degradation of their fluorescence properties. Herein, a double-layer coating method was adopted for Mn²⁺-doped CsPbCl₃ using TMOS and PMMA, and the mechanism of improving the stability of perovskite nanocrystals by the double-layer coating method was also analyzed. Furthermore, the luminescence properties of double-layer coated Mn²⁺ ion doped CsPbCl₃ perovskite nanocrystals in toluene and dichloromethane solvents were compared. The orange Mn²⁺ emission intensity has not significantly reduced, and the photoluminescence quantum yield (PLQY) can be maintained at about 25%. Based on this, the corresponding luminescence nanocrystal powder was prepared and

收稿日期: 2023-10-06; 修订日期: 2023-10-23

applied to latent fingerprint identification, which can effectively detect the latent fingerprint information for a long time.

Key words: Mn²⁺-doped; halide perovskite nanocrystals; double-layer coating; luminescence powder; latent finger-prints identification

1 引言

全无机钙钛矿 CsPbX₃(X=Cl, Br, I)纳米晶因 具有高光吸收系数、高荧光量子产率、窄半高宽、 全可见光谱内可调谐带隙、高载流子迁移率、长载 流子寿命等独特的光电特性,在光电半导体器件 等领域备受关注^[1-2]。然而,钙钛矿结构中的铅毒 性及稳定性问题却一直是困扰人们将其走向大规 模应用的因素之一,因此寻找合适的低毒性、高稳 定性钙钛矿纳米晶制备方法势在必得。

在最近的有关报道中提出了一种基于核壳(Core shell)结构的包覆方法,可有效地提高钙钛矿纳米晶的稳定性[3-5]:通过对钙钛矿纳米晶进行包覆,提供一种相对稳定的"壳",保护其内部纳米晶,使其免受外界环境中水分子的侵蚀。2018年,Tang等[6]利用硫化镉(CdS)半导体材料包覆CsPbBr₃钙钛矿纳米晶,成功实现了具有超高化学稳定性和高荧光量子产率的钙钛矿纳米晶。与纯钙钛矿CsPbBr₃纳米晶相比,受激辐射与非辐射复合之间竞争减弱,自发辐射效率得到明显增强。同年,Zhong等[7]报道了一种基于一锅法合成的CsPbBr₃@SiO₂钙钛矿纳米晶,且实现了单一壳层中只包覆单个CsPbBr₃钙钛矿纳米晶,可在水中长时间保持其稳定的荧光特性。

本文主要引入了一种利用四甲氧基硅烷(TMOS)和聚甲基丙烯酸甲酯(PMMA)对 Mn²+掺杂 CsPbCl₃(Mn: CsPbCl₃)钙钛矿纳米晶进行双壳层包覆的方法,TMOS作用于钙钛矿纳米晶外表面,由于TMOS有丰富的硅基长链结构,位于核外层不仅能够作为钙钛矿纳米晶界面层的调控配体,钝化表面缺陷,还可以有效兼容作为外壳层的高分子聚合物 PMMA^[8]。其中 Mn²+掺杂能够部分取代 Pb²+,有效解决了全无机钙钛矿纳米晶中的铅毒性问题,且由于采用核壳结构的包覆过程是在钙钛矿纳米晶表面进行,其壳层的价带低于核层的价带,因此可有效阻挡载流子从纳米晶表面逃逸,抑制非辐射复合。同时,对比研究了双壳层包覆的 Mn²+掺杂 CsPbCl₃钙钛矿纳米晶在甲苯溶剂和二氯甲烷(DCM)溶剂中的光

学特性。可以肯定的是,在这两种不同极性溶剂且TMOS含量一定的情况下,基于双壳层包覆的 Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶能获得较高的荧光量子产率,且可获得大量固态纳米晶粉末。由于 Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶本身表现出优异的橘色发光特性,因而将获得的荧光纳米晶粉末运用于潜指纹辨识应用研究中。

2 实验

2.1 实验原料和试剂

本文所需化学药品和溶剂:氯化铯(CsCl, 99.9%)、氯化铅(PbCl₂, 99.9%)、氯化锰(MnCl₂, 99%)购置于阿拉丁化学(中国)有限公司,N,N-二甲基甲酰胺(DMF, 99.5%)、甲苯(Toluene, 99.8%)、四甲氧基硅烷(TMOS, 98%)、二氯甲烷(DCM, 99.5%)购置于天津市富宇精细化工有限公司,聚甲基丙烯酸甲酯(PMMA,透光率92%)、油胺(OAm, 80%~90%)购置于天津市风船化学试剂科技有限公司。

2.2 样品制备

以 DCM 作为溶剂、原料 CsCl/PbCl₂/MnCl₂的 量比0.5:0.5:0.5为例,说明合成具有双壳层包 覆的 Mn: CsPbCl, 钙钛矿纳米晶溶液和粉末的制 备过程。室温下,将CsCl(84.18 mg,0.5 mmol)、Pb-Cl₂(139.06 mg, 0.5 mmol), MnCl₂(62.92 mg, 0.5 mmol)加入到50 mL圆底烧瓶中,并注入10 mL DMF和 0.5 mL OAm。然后将含有混合原料的烧 瓶加入到提前预热至90℃的油浴锅中,以适当转 速搅拌使之溶解,约1h后,原料粉末完全溶解;随 后将其放入冰水中静置冷却至室温,即得到 Mn2+ 掺杂的CsPbCl、钙钛矿纳米晶混合前驱体溶液。 在室温下,取2mL钙钛矿纳米晶前驱体溶液静置 后的上清液注入到 10 mL DCM 中,并立刻注入 3 mL TMOS溶液,以适当转速混合搅拌2h。最后, 将TMOS包覆的Mn2+掺杂的CsPbCl3钙钛矿纳米 晶混合溶液在离心机中以9000 r/min离心5 min, 将离心后的沉淀分散至含有 190.37 mg PMMA 的 10 mL DCM 溶液中,搅拌12 h,即可获得具有核壳 结构的 Mn: CsPbCl, 钙钛矿纳米晶溶液。将制备

的溶液静置后倒入烧杯中,随后加入溶液体积比为1:6的正己烷溶液;同时,用玻璃搅拌棒轻微搅拌溶液,待静置一段时间后倒掉上清液即可留下

干燥固体颗粒,对固体进行充分研磨即得到细腻的核壳双层包覆的 Mn: CsPbCl₃ 钙钛矿纳米晶粉末,如图 1 所示。

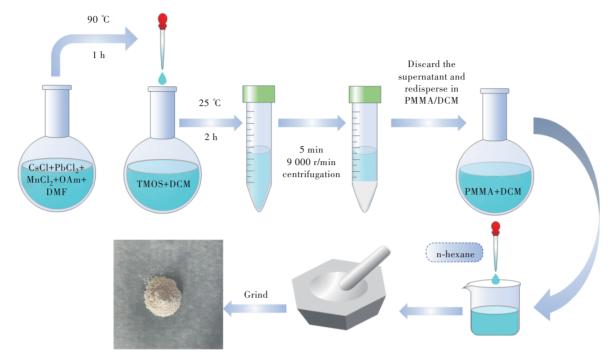


图 1 双壳层包覆的 Mn: CsPbCl, 钙钛矿纳米晶粉末制作流程图

Fig. 1 Flow chart for manufacturing Mn: CsPbCl₃ perovskite nanocrystalline powder with double-layer coating

2.3 样品表征

利用型号为爱丁堡FLS1000荧光分光光度计 在 365 nm 的激发波长下,获得了稳态光致发光 (Photoluminescence, PL)光谱、激发光谱(Photoluminescence excitation, PLE)、时间分辨荧光谱 (Time-resolved photoluminescence, TRPL) 和 荧 光 量子产率(PLQYs);利用溴化钾(KBr)压球技术, 在光谱仪 400~4 000 cm⁻¹范围内记录傅里叶变换 红外光谱(Fourier transform infrared spectroscopy, FTIR)。使用 ZEISS Sigma 300 场发射扫描电镜 (SEM,加速电压: 2~30 kV)放大倍率 10~10°倍,用 来观察样品的形貌和成分分析。将核壳双层包覆 钙钛矿纳米晶溶液滴在碳涂层铜网上,利用加速 电压为 200 kV 的 JEOL JEM-F200 场发射透射电 子显微镜(Transmission electron microscope, TEM) 获得核壳双层包覆的 Mn: CsPbCl3 钙钛矿纳米晶 透射电子显微镜图像。利用荷兰帕纳科PANalytical Aeris对纳米晶粉末样品进行晶体结构表征(X-Ray Diffraction, XRD)。通过 Agilent 700 电感耦合等 离子体原子发射光谱(Inductively coupled plasma optical emission spectroscopy, ICP-OES) 对粉末放 于去离子水中静置后水溶液的铅含量进行测量。

3 结果与讨论

3.1 双壳层包覆 Mn²⁺掺杂 CsPbCl₃钙钛矿纳米 晶的光学特性

为了研究利用 TMOS 和 PMMA 对 Mn²+掺杂 CsPbCl₃ 钙钛矿纳米晶(Mn: CsPbCl₃)进行双壳层 包覆后的发光性能影响,以及在不同溶剂和不同 样品形态下钙钛矿纳米晶的荧光特性,对在相同实验条件下采用进料比为 CsCl: PbCl₂: MnCl₂=0.5:0.5:0.5 时制备的 Mn: CsPbCl₃ 钙钛矿纳米晶,分别测试它们在 DCM 和甲苯两种溶剂下溶液及相应粉末的 PL光谱,如图 2(a)~(c)所示。在 PL光谱中,可以看到有两个位置的峰,分别对应 450 nm 处 CsPbCl₃钙钛矿纳米晶主晶格的窄带激子发射峰和位于600 nm 左右的 3d5 构型中 Mn²+跃迁(⁴T₁-⁶A₁)产生的宽带发射峰№12。

图 2(a)显示的是分别采用 DCM 和甲苯溶剂制备的双壳层包覆 Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶溶液及粉末的荧光光谱。从 PL 荧光谱图上明显观察到,用 DCM 和甲苯分别作溶剂时制备的双壳层SiO₂/PMMA 包覆 Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PMMA 和 T-Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PMMA

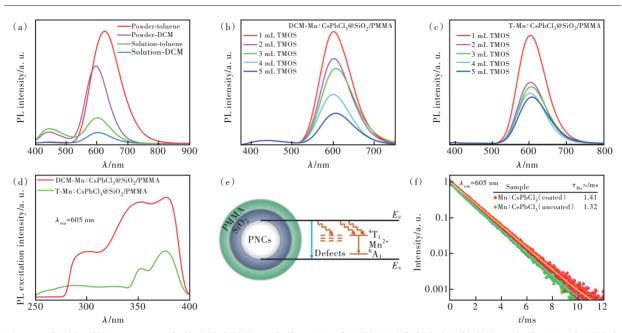


图 2 双壳层包覆的 Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶的 PL光谱。(a)二氯甲烷和甲苯中溶液和粉末的 PL光谱;(b)二氯甲烷中不同 TMOS含量的 PL光谱;(c)甲苯中不同 TMOS含量的 PL光谱;(d)PL激发光谱;(e)能量转移机理;(f)未包覆和双壳层包覆的 Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶溶液时间分辨荧光谱。

Fig.2 PL spectra of Mn: CsPbCl₃ PNCs with double-layer coating. (a) PL spectra of solutions and powders in DCM and toluene. (b) PL spectra of different TMOS concentrations in DCM. (c) PL spectra of different TMOS concentrations in toluene. (d) PL excitation(PLE) spectra. (e) Energy transfer mechanism. (f) Time-resolved PL(TRPL) of uncoated and double-layer coating Mn: CsPbCl₃ perovskite nanocrystalline solution.

PMMA)钙钛矿纳米晶溶液均出现两个发射峰:分 别位于紫光区的 447 nm 和 448 nm 以及分别位于 橘黄光区域的602 nm和603 nm,其中位于橘黄光 区的 Mn2+发射峰主要归因于由位于紫光区域的钙 钛矿主晶格发射峰向 Mn2+的有效能量转移。由图 2(a)可以看出,由甲苯和DCM试剂做溶剂制备的 双壳层包覆钙钛矿纳米晶溶液,在相同进料比、相 同激发下,它们的荧光发射有所不同:T-Mn:CsPbCl₃@SiO₂/PMMA 钙钛矿纳米晶溶液荧光强度略 高于 DCM-Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PMMA 钙钛矿纳米 晶溶液,且甲苯中 Mn2+离子发射峰有所红移,而其 主晶格发射峰更为明显。在日光下, DCM-Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PMMA 钙钛矿纳米晶溶液相比T-Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PMMA 钙钛矿纳米晶溶液显得 更黄,且更浑浊。在365 nm 紫光灯照射下,两者 均呈现出光亮的橘黄色。究其原因,可能是在纳 米晶溶液制备过程中,因TMOS的加入而引发轻 微水解,形成氧化硅包覆层,与长链高分子聚合物 PMMA 交联在一起,形成钙钛矿纳米晶的双壳层 SiO₂/PMMA包覆^[4]。然而,与甲苯溶剂相比较, DCM 是一种极性更高的溶剂,在形成氧化硅包覆 层过程中,可能导致钙钛矿纳米晶的轻微分解,从

量子尺寸效应上观察,引发光谱峰位蓝移[13-15]。且 在强极性的 DCM 溶剂作用下,会导致 TMOS 水解 更不完全,与长链高分子聚合物 PMMA 交联在一 起的过程中,导致在未加入正己烷之前悬浮在溶 液中,使钙钛矿纳米晶溶液呈现浑浊状态,影响其 光透率,致使其荧光强度相对降低[4,16]。在纳米晶 悬浮溶液中加入正己烷之后形成沉淀,干燥并研 磨后,获得均匀、细腻的纳米晶粉末。对其进行肉 眼观察发现:在365 nm 紫外灯照射下,纳米晶粉 末颗粒的中心区域呈现出明亮的橘黄色荧光,而 粉末颗粒的边缘区域在紫外灯照射下却无荧光发 射,日光下呈现白色而透明的晶片状。由此推测, 中心区域是经双壳层成功包覆的钙钛矿纳米晶, 而边缘不发光区域却是由于PMMA高分子聚合 物与TMOS经水解后形成的氧化硅之间相互交联 形成的高聚物包围在钙钛矿纳米晶周围。从图 2(a)PL光谱上看出,粉末状态下的荧光发射强度 整体上比溶液状态下的荧光强度高很多。

为研究不同TMOS含量对Mn: CsPbCl₃钙钛矿 纳米晶包覆前后光学性能的影响,本文通过在两 种溶剂制备的Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶中加入 不同含量的TMOS后观察其荧光特性变化,如图

2(b)~(c)所示。将不同体积含量(1~5 mL)的 TMOS加入12 mL的钙钛矿纳米晶溶液(10 mL DCM+2 mL前驱体)中,并对加入不同含量TMOS 合成的钙钛矿纳米晶溶液基于激子发射峰强度进 行归一化,观察到在使用DCM作为溶剂时,随 TMOS体积含量的增加, Mn2+离子的发射峰强度逐 渐降低。且当TMOS含量从1mL逐渐增加到3 mL的过程中,Mn2+离子发射峰先发生轻微红移; 而TMOS的含量从3mL增加到4mL时,发射峰又 发生了轻微蓝移;但增加到5 mL后,又有了轻微 红移。当TMOS含量少于3 mL,水解形成的氧化 硅不足以钝化纳米晶表面的悬挂键,纳米晶表面 仍存在缺陷。但大于4 mL的过量 TMOS, 水解过 程中会引起纳米晶间空间位阻的增加,也会带来 缺陷的增加。缺陷作为非辐射复合的中心,引起 了 Mn2+发射峰持续下降。由 Tanabe-Sugano 图[17] 可知, Mn2+发射峰位的移动高度取决于钙钛矿主 晶格中 Mn2+离子周围配体场环境的变化。TMOS 含量过少或过多,都会引起纳米晶的聚集,形成强 的晶体场,导致 Mn2+ 4T1 激发态降低至较低能级, 而导致发生红移。相反,加入3~4 mL含量的 TMOS, 钙钛矿纳米晶有良好的分散性, 而受外壳 层的保护很好地抑制了纳米晶的团聚,会发生轻 微的蓝移。下文中,我们都采用3 mL TMOS的钙 钛矿纳米晶溶液作为研究对象。相比之下,在甲 苯作溶剂制备相同钙钛矿纳米晶溶液时,当 TMOS含量大于2 mL后,我们发现加入不同含量 的TMOS对Mn:CsPbCl。钙钛矿纳米晶发射峰荧光 强度及峰位的影响不明显。

为明确 SiO₂/PMMA 双壳层包覆 Mn: CsPbCl₃ 钙钛矿纳米晶的荧光发射机理,探究其能量转移过程,如图 2(d)所示,我们监测了发射峰位于 605 nm、溶剂分别为 DCM 和甲苯且 3 mL TMOS 含量时 Mn: CsPbCl₃ 钙钛矿纳米晶溶液的激发光谱(Photoluminescence excitation, PLE)。结果发现,两种溶剂下的激发光谱类似,在 395 nm 附近出现带边发射,相应于钙钛矿激子态,对应于吸收谱在紫外光谱区域有较强的激发峰,而在激发谱上没有出现 Mn²⁺离子的激发峰,以此推断 Mn²⁺离子的发射是得益于从钙钛矿 CsPbCl₃的主晶格到 Mn²⁺离子 d态的能量转移过程,表现为 600 nm 左右的发射峰。图 2(e)所示为双壳层包覆 Mn: CsPbCl₃ 钙钛矿纳米晶的能量转移机理,适量的 TMOS 水

解形成 SiO₂,和外层的 PMMA 一起形成双壳层包覆,可以有效地钝化悬挂键,减少了纳米晶表面缺陷,减小了非辐射复合通道,增加了从钙钛矿主晶格至 Mn²⁺的能量转移过程^[18-21]。当溶剂为 DCM时,其 Mn²⁺离子与激子发射峰的比(Mn/Exciton)值为 6.9。而当溶剂为甲苯时,Mn/Exciton值为 1.7,远远小于 6.9。结果表明,经过双层包覆处理后,Mn:CsPbCl₃钙钛矿纳米晶的表面缺陷能够被有效钝化,减少非辐射复合中心^[17]。

我们通过在不同溶剂的 Mn: CsPbCl, 钙钛矿 纳米晶溶液中加入等量PMMA但不同含量TMOS (3 mL和5 mL)进行双壳层包覆处理后,测量其钙 钛矿纳米晶溶液的荧光量子产率(PLQYs)。在 DCM 溶剂下,加入3 mL TMOS 后的钙钛矿纳米晶 溶液其PLOY值可达到25.11%,相比未经包覆 Mn: CsPbCl3 钙钛矿纳米晶的 PLOYs(17%~22%) 有所提升。而在注入5 mL TMOS 后的钙钛矿纳 米晶溶液中,其PLOY有所降低,仅有13.62%。 对比甲苯溶剂中也出现了类似的现象:加入3 mL TMOS后, Mn: CsPbCl, 钙钛矿纳米晶的 PLOY 可达 到 23.76%; 而随着 TMOS 体积含量增加达到 5 mL 后,其PLOY降低至9.75%。这种降低归因于过 高的 TMOS 含量会引起 TMOS 大量水解后游离在 溶液中的硅基官能团含量增加,与PMMA聚合物 交联在一起,降低了其光透性[4,16]。经SiO2与PM-MA 双壳层包覆后的钙钛矿纳米晶 PLOYs 可以长 时间维持在23%~25%(至少一个月),意味着由 于双壳层的包覆效果,使得在Mn:CsPbCl,钙钛矿 纳米晶表面覆盖了一层基于不完全水解的TMOS 长链及水解产物SiO、高分子聚合物等的壳层,进 而提高了晶体表面的缺陷形成能,有效地钝化了 Mn2+掺杂后可能出现的表面缺陷,抑制了表面缺 陷对载流子的捕获,从而减少了其非辐射 复合[5,17]。

为进一步理解双壳层包覆对载流子复合的动力学过程,我们测试了DCM溶剂下未经包覆的Mn:CsPbCl₃(DCM-MnCsPbCl₃)以及双壳层包覆的DCM-Mn:CsPbCl₃@SiO₂/PMMA 钙钛矿纳米晶溶液的时间分辨荧光谱(TRPL),如图 2(f)。在 605 nm 处的 Mn²⁺衰减寿命是 ms 量级,并用单指数函数进行拟合。我们发现,DCM-MnCsPbCl₃和DCM-Mn:CsPbCl₃@SiO₂/PMMA 钙钛矿纳米晶的平均寿命分别为 1. 32 ms 和 1. 41 ms。包覆后的 Mn²⁺发

射寿命延长得益于氧化硅壳层将钙钛矿纳米晶的 悬挂键很好地钝化,减少了表面缺陷且在外层 PMMA保护下免于遭受外界空气的侵蚀,有效减 小了非辐射复合中心^[5]。

 $SiO_2/PMMA$ 双壳层包覆 DCM-Mn: CsPbCl₃ 钙 钛矿纳米晶前后 DCM-Mn: CsPbCl₃和 DCM-Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PMMA 的缺陷密度将影响非辐射复合速率(K_{rr})和辐射复合速率(K_{rr})以及量子产率 PLOY。其中 K_{rr} 和 K_{rr} 可以用下列公式表示^[22]:

$$\tau_{\text{avg}} = \frac{\phi}{K_{\text{r}}},\tag{1}$$

$$\phi = \frac{1}{1 + \frac{K_{nr}}{K}},$$
 (2)

其中 ϕ 是 PLQY, τ_{avg} 是平均寿命。通过计算得到包覆前和包覆后 K_r 分别为 0. 17 和 0. 12, 而 K_{nr} 分别为 0. 507 和 0. 58。由此表明, 双壳层包覆后非辐射复合的缺陷中心减少了, 增强了辐射复合。

3.2 双壳层包覆 Mn²⁺掺杂 CsPbCl₃钙钛矿纳米 晶的形貌特征

第 44 卷

为了探究在不同溶剂下采用对卤化物钙钛矿 纳米晶 Mn: CsPbCl,进行双壳层包覆后晶体结构 形貌变化规律,如图3所示,分别测得了在DCM (图 3(a))和甲苯(图 3(b))不同溶剂下双壳层包 覆后 DCM-Mn: CsPbCla和 T-Mn: CsPbCla钙钛矿纳 米晶的透射电子显微镜图像,其中所加入的 TMOS含量均为3 mL。由图中可以看出,包覆后 的钙钛矿纳米晶依旧呈现立方体的形貌,且分散 比较均匀。在单个钙钛矿纳米晶的高分辨图中, 我们隐约可以观察到在每个晶粒周围包裹着一薄 壳层,但晶面间距依旧清晰可辨。双壳层包覆的 DCM-Mn: CsPbCl3和T-Mn: CsPbCl3钙钛矿纳米晶 的粒径分布如图 3(a)和 3(b)中左上角插图所示。 可以看出, DCM-Mn: CsPbCl3@SiO2/PMMA 钙钛矿 纳米晶的平均粒径大小为14.58 nm,双壳层包覆 后 T-Mn: CsPbCl3 钙钛矿纳米晶的平均粒径大小

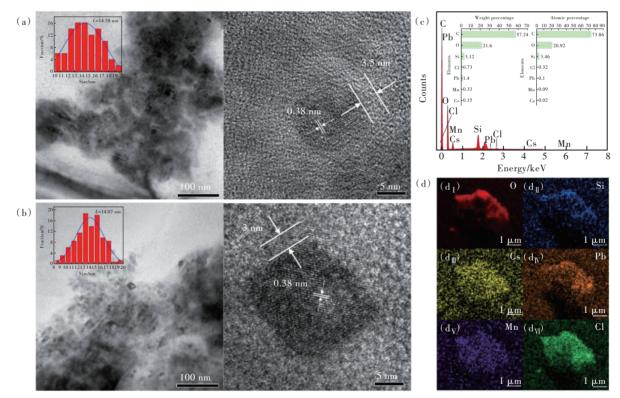
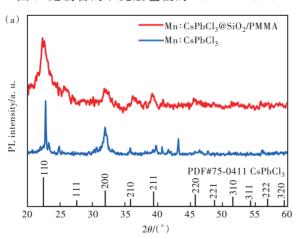


图 3 双壳层包覆的 Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶在不同溶剂下的透射电子显微镜图像、高分辨率透射电子显微镜以及放大后的纳米晶粒径图像:(a)在二氯甲烷溶剂下,(b)在甲苯溶剂下;(c)DCM溶剂下双壳层包覆的 Mn: CsPbCl₃中部分区域能量 X 射线光谱学分析;(d)扫描电子显微镜元素 mapping测试。

Fig.3 Transmission electron microscope (TEM) images and high resolution transmission electron microscope (HRTEM) of Mn: CsPbCl₃ PNCs with double-layer coating in different solvents and amplified nanocrystals particle size images: (a) in DCM solvent, (b) in toluene solvent. (c) EDS analysis of partial regions in DCM-Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PMMA. (d) Scanning electron microscope (SEM) element mapping tests.

为14.07 nm,均比未包覆的Mn:CsPbCl3钙钛矿纳 米晶尺寸(约为(11±1) nm)有所增大。它们的壳 层厚度分别约为3.5 nm和3 nm。经双壳层包覆 后的 DCM-Mn: CsPbCl3和 T-Mn: CsPbCl3钙钛矿纳 米晶尺寸增大的主要原因在于不完全水解的 TMOS长链及水解产物 SiO2共同与 PMMA 发生交 联相互作用,在钙钛矿纳米晶最外层形成了SiO₂ 基质和高分子聚合物双壳层,增大了粒径尺寸。 图 3(a)、(b)中右图所示分别为从双壳层包覆后 DCM-Mn: CsPbCl, 和 T-Mn: CsPbCl, 钙钛矿纳米晶中选 取单个晶粒的高分辨 TEM(HRTEM),晶面间距都 为 0.38 nm, 对应于 CsPbCl。钙钛矿晶体的(110) 晶面(JCPDS 75-0411)。其中,Mn:CsPbCl、晶面间 距相比 CsPbCl、收缩,是由于钙钛矿晶体结构中 Pb²⁺被比它半径小的 Mn²⁺部分取代所致。与加入 1 mL和 5 mL的 TMOS 相比, 3 mL TMOS 的加入可 以使得其水解产物 SiO₂与 PMMA 很好地交联在一 起,形成双壳层包覆材料,且可以将单个钙钛矿纳 米晶完全包覆在壳层内,保持稳定的立方体形貌 特征。而加入少量的TMOS会导致包覆壳层无法 形成,在钙钛矿纳米晶溶液中游离一些水解产物。 但是,过量的TMOS会导致包覆形成的同时,一个 壳层内会包覆很多纳米晶,且在溶液中存在过量 TMOS[23]

图 S1 是制备的双壳层包覆的 DCM-Mn: CsPb-



Cl₃钙钛矿纳米晶粉末的扫描电镜图,发现制备的纳米晶复合材料粉末粒径较均匀。选取图 S1中部分区域放大(图 S2(a))并做了元素 mapping(图 S2(b)和图 3(d))及能量 X 射线光谱学(Energy dispersive spectrometer, EDS)分析,如图 3(c)。从图中可以很清晰地看出由双壳层包覆的 DCM-Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶复合材料中出现了 C、O、Si、Cs、Pb、Mn、Cl元素,在扫描区域均匀分布;且从EDS能谱分析中看出,Cs:(Pb+Mn):Cl的原子比近似等于1:1:3,其中,Si元素是SiO₂中独有的,可以证明SiO₂包覆壳层的存在。

图 4(a)所示为未包覆的 Mn: CsPbCl₃和双壳 层包覆的 DCM-Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶的 X 射线衍射(XRD)图,表明未包覆的 Mn: CsPbCl₃和双壳层包覆的 DCM-Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶都属于相同的 CsPbCl₃立方相,说明双壳层包覆效果几乎对钙钛矿晶体结构没有影响。由图中可知,双壳层包覆的 DCM-Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶的衍射峰较为稳定,没有较大的杂质峰,而且与对应的材料立方相结构标准卡片衍射峰位没有产生较大的偏移,说明双壳层包覆的 DCM-Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶晶体结构比较优异。在图中22. 4°、31. 9°和39. 3°处存在强的特征衍射峰,分别相应于(110)、(200)和(211)晶面,表明包覆后的纳米晶具有较好的晶体质量。

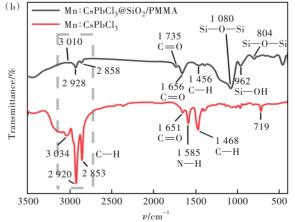


图 4 DCM 溶剂下未包覆和双壳层包覆的 Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶粉末的 XRD图(a)和傅里叶红外光谱(b) Fig.4 X-ray diffraction(XRD) pattern(a) and FTIR spectrum(b) of uncoated and double-layer coating Mn: CsPbCl₃ perovskite nanocrystalline powder in DCM

为了进一步探究添加TMOS(3 mL)和PMMA 形成SiO₂/PMMA双壳层包覆DCM-Mn: CsPbCl₃钙 钛矿纳米晶复合材料的包覆效果,如图4(b)所示,我们利用傅里叶红外光谱(FTIR)来检测 DCM-Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PMMA 钙钛矿纳米晶粉末状态下其表面官能团的存在形式。我们发现,与原始未包覆的 DCM-Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶相比,DCM-Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PMMA 钙钛矿纳米

晶的红外光谱在1080 cm⁻¹处出现一个很强的非 对称 S-0-Si 伸缩振动峰,以及在 804 cm⁻¹处出 现一个较弱的 Si-O-Si 的伸缩振动峰, 而在 962 cm⁻¹处出现了一个弱的Si-OH振动峰。这都可 以归因于TMOS在溶液的搅拌中进行了水解反 应,说明硅烷发生水解反应且在纳米晶表面形成 了硅基官能团^[5]。而在1585 cm⁻¹处产生的峰是来 自油胺加入后引入的 N—H 对称伸缩振动和不对 称伸缩振动。在1735 cm⁻¹和1456 cm⁻¹处的 C= O和C-H振动,以及3010,2928,2858 cm⁻¹出现 的C-H吸收带可能来自PMMA溶解后在配体表 面形成的碳基官能团[23-26]。由此可以推断在钙钛 矿纳米晶表面确实形成了SiO2与PMMA相结合的 包覆层,而内层的硅基能够作为表面配体钝化纳 米晶表面缺陷,同时还能作为中间层调控内核钙 钛矿纳米晶与外层 PMMA 有机物相兼容。由 SiO2 与PMMA交联形成的双壳层保护层不仅能够有 效保护内核钙钛矿晶体结构不易被外界环境中水 分子、氧分子侵蚀、破坏的同时,还可以防止其中 的铅泄露,且使用环保壳层材料,有很好的环境友 好型和生物兼容性。

3.3 双壳层包覆 Mn²*掺杂 CsPbCl₃ 钙钛矿纳米 晶的稳定性研究及潜指纹识别应用

钙钛矿纳米晶易受水的侵蚀而分解,因此提 高钙钛矿纳米晶的水环境稳定性尤为重要。将原 始 Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶静置水中后,发现 PL 荧光强度在10 min 左右出现明显的减弱(如图 5(a))。相比之下,经过包覆的DCM-Mn:CsPbCl3 钙钛矿纳米晶,其PL强度在近300 min之后依然 可以保持较稳定的荧光发射(如图5(b)),表明经 双壳层包覆处理的 DCM-Mn: CsPbCl, 钙钛矿纳米 晶有明显增强的防水侵蚀能力。图 5(c)绘出了 纯的、经双壳层包覆的 DCM-Mn: CsPbCl。钙钛矿 纳米晶PL归一化积分强度随存储时间的关系图。 可以看出,经双壳层包覆的钙钛矿纳米晶在300 min之后的荧光强度可以保持原始值的84.4%, 而未包覆的仅剩原始荧光强度值的0.04%。此 外,我们知道铅毒性的泄露问题一直是困扰人们 将钙钛矿纳米晶应用于实际生活中的大问题。故 我们将在大气中放置一个月后的钙钛矿纳米晶粉 末放于去离子水中静置,并采用电感耦合等离子 体原子发射光谱(Inductively coupled plasma optical

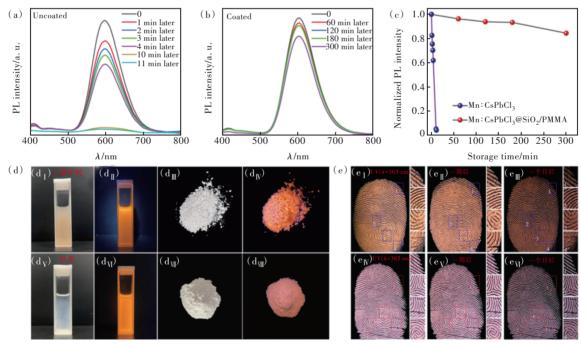


图 5 DCM 溶剂下 Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶粉末的防水稳定性测试:(a)未包覆,(b)双壳层包覆,(c)PL归一化积分强度 随存储时间的关系;(d)在日光下和 365 nm 紫外灯照射下,分别在不同溶剂下双壳层包覆的 Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳 米晶溶液和粉末;(e)二氯甲烷和甲苯溶剂下制备的粉末对指纹信息的提取及其随时间的变化。

Fig.5 Waterproof stability tests of DCM-Mn: CsPbCl₃ perovskite nanocrystalline powder: (a) uncoated, (b) double-layer coated, (c) plot of PL normalized integral strength *versus* storage time. (d) Solution and powder of Mn: CsPbCl₃ PNCs with double-layer coating in different solvents under daylight and 365 nm UV lamp irradiation. (e) Extraction of fingerprint information from powder prepared under DCM and toluene solvents and its variation over time.

emission spectroscopy, ICP-OES)测量水中的铅含量为 0.5 mg/L, 这说明采用这种双壳层包覆使铅的泄露得到了有效的抑制。

本文研究的方法在 DCM 和甲苯溶剂下都能 够制备出大量的细腻粉末,且在紫外灯照射下能 够呈现明亮的橘黄色荧光。图 5(d) 所示为在 DCM 和甲苯溶剂下合成的双壳层包覆钙钛矿纳 米晶复合材料 DCM-Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PMMA 和 T-Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PMMA 分别在日光下和 365 nm紫外灯照射下的溶液和粉末图片。观察图 5(d_I,d_V)可以发现,日光下 DCM-Mn: CsPb-Cl₃@SiO₂/PMMA钙钛矿纳米晶混合溶液呈现淡黄 色, T-Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PMMA 钙钛矿纳米晶溶 液呈现白色,且DCM-Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PMMA钙 钛矿纳米晶溶液相比于T-Mn:CsPbCl3@SiO2/PM-MA溶液更加浑浊。在T-Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PM-MA溶液中,存在一些颗粒悬浮物,静置数小时后 会形成沉淀。这可能是因为在甲苯溶剂中PMMA 溶解度小,而导致过量PMMA仅与不完全水解的 长链条 TMOS 及 TMOS 水解产物 SiO。 交联后从溶 液中析出,形成悬浮物,但在重力作用下静置后形 成沉淀。在365 nm 紫外灯照射下,如图5(d_I,d_V) 所示,均发出明亮而橘黄色的荧光,与未经包覆的 Mn: CsPbCl3钙钛矿纳米晶相比,保持了良好的荧 光特性,这也与前文的PL荧光光谱相吻合。加入 正己烷之后,形成的沉淀经烘干、研磨,在日光下 和紫外光灯照射下的照片如图 5(dm,dw,dw,dw)所 示。制备的 DCM-Mn: CsPbCl3@SiO2/PMMA 钙钛 矿纳米晶粉末发出橙黄色荧光,而当溶剂为甲苯 时,制备的T-Mn:CsPbCl3@SiO3/PMMA粉末在紫 外光照射下呈现粉红色荧光,表明 Mn2+离子发射 峰出现了红移,这也与前面PL光谱分析一致[19,27]。

针对制备出细腻且干燥的 Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶复合材料粉末,我们将其运用到潜指纹辨识中。如图 5(e)所示,为了能清楚地观察到所制备粉末在指纹检测的效果,我们尝试利用将双壳层包覆后的 DCM-Mn: CsPbCl₃和 T-Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶复合材料粉末涂覆在提前印有指纹痕迹的玻璃片上,并用细刷将多余粉末刷去。经观察发现,粉末能被稳定吸附在玻璃片表面指纹按压处,这是由于形成的包覆 Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶细粉在静电效应下可以很好地与指纹上的油脂分泌物相吸附^[28-30],进而能够很好地显现指纹

痕迹。在紫外灯照射下,指纹按压过的痕迹处呈现出明亮橘黄色的荧光,且能清晰地观察到纹路信息。此外,我们也研究了双壳层包覆后 DCM-Mn: CsPbCl₃和T-Mn: CsPbCl₃两种钙钛矿纳米晶复合材料粉末在大气环境中的稳定性。通过将指纹痕迹在室内环境下(湿度:30%~60%,温度:25℃)存放一段时间后,观察其荧光特性随时间的衰减效果,如图 5(e_I~e_{II})和 5(e_{IV}~e_{VI})。一周后,发现涂覆在指纹上的两种钙钛矿纳米晶粉末在紫外灯照射下的荧光特性并无明显下降;而在一个月后,其荧光特性略有下降,但其指纹信息仍可辨认,说明经SiO₂/PMMA 双壳层包覆的 DCM-Mn: CsPbCl₃和T-Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶粉末有很好的稳定性。

总之,在使用双壳层包覆过程中,SiO₂作为中间壳层有效调控 PMMA与内核钙钛矿相兼容的同时,还可以在包覆过程中有效钝化内部钙钛矿晶体结构的表面缺陷态,减少非辐射复合的陷阱中心,增强稳定性,在形成核壳包覆钙钛矿纳米晶Mn:CsPbCl₃@PMMA过程中起着关键的作用。其次,在钙钛矿纳米晶溶液中,由于存在壳层的保护作用,可以将钙钛矿纳米晶之间彼此相互隔离,有效地阻止它们之间相互团聚,引起浓度猝灭。另外,在使用双壳层包覆钙钛矿纳米晶过程中所使用的SiO₂和 PMMA 均是环境友好型材料,具有很好的生物兼容性,提高 Mn:CsPbCl₃钙钛矿纳米晶稳定性的同时,具有广阔的应用前景。

4 结 论

本文主要引入了一种在 DCM 和甲苯两种不 同溶剂中制备基于SiO₂/PMMA双壳层包覆的 DCM-Mn: CsPbCl,和T-Mn: CsPbCl,钙钛矿纳米晶 的方法,并且分别对在DCM和甲苯两种极性溶剂 中 Mn: CsPbCl, 钙钛矿纳米晶的光学特性进行了 分析。结果表明,利用TMOS和PMMA的加入进 行双壳层包覆 Mn: CsPbCl₃@SiO₂/PMMA 钙钛矿纳 米晶并未明显降低其荧光强度。相反,由于 TMOS的加入,其水解产物和PMMA相互交联,形 成包覆壳层,内壳层的SiO2一方面可以有效钝化 钙钛矿纳米晶表面缺陷,减少非辐射复合的陷阱 中心,另一方面还能作为中间层有效调控配体兼 容外壳层的PMMA。通过加入合适浓度的 TMOS,可以与高分子聚合物 PMMA 相互交联后 形成包覆层,能很好地将内核钙钛矿纳米晶完全 包裹住,将Mn:CsPbCl,钙钛矿纳米晶与外界环境

隔绝,一定程度上阻止了水分子和氧气分子的入侵对钙钛矿纳米晶晶体结构的分解,减少了钙钛矿纳米晶的猝灭。经过双壳层包覆后的 Mn: Cs-PbCl₃钙钛矿纳米晶依然能够呈现稳定的橘黄色荧光发射,PLQY可达到 25% 左右。此外,还制备了双壳层包覆的 DCM-Mn: CsPbCl₃和 T-Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶荧光粉末,在大气环境下能够长时间保持其光学特性而无明显消退,并将其应用

到潜指纹检测上。使用环境友好型材料 SiO₂和 PMMA 作双壳层包覆,具有很好的生物兼容性,提高 Mn: CsPbCl₃钙钛矿纳米晶稳定性的同时,还具有广阔的应用前景。

本文补充文件和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.20230226.

参考文献:

- [1] 宋宏伟,周东磊,白雪,等.稀土掺杂铅卤钙钛矿发光、光电材料与器件研究进展[J].发光学报,2023,44(3):387-412.
 - SONG H W, ZHOU D L, BAI X, et al. Advances in rare earth doped lead halide perovskite luminescence, optoelectronic materials and devices [J]. Chin. J. Lumin., 2023, 44(3): 387-412. (in Chinese)
- [2] SUN R, ZHOU D L, DING Y J, et al. Efficient single-component white light emitting diodes enabled by lanthanide ions doped lead halide perovskites via controlling Förster energy transfer and specific defect clearance [J]. Light: Sci. Appl., 2022, 11(1): 340.
- [3] ZHANG C X, CHEN J Y, KONG L M, et al. Core/shell metal halide perovskite nanocrystals for optoelectronic applications [J]. Adv. Funct. Mater., 2021, 31(19): 2100438.
- [4] TANG X S, CHEN W W, LIU Z Z, et al. Ultrathin, core-shell structured SiO₂ coated Mn²⁺-doped perovskite quantum dots for bright white light-emitting diodes [J]. Small, 2019, 15(19): 1900484.
- [5] ZHANG R, CHEN G, LIU HY, et al. Synergetic effects of the co-doping transition metal ions and the silica-shell coating for enhancing the photoluminescence and stability of Mn: CsPbCl₃ nanocrystals and their application [J]. Opt. Mater., 2023, 135: 113308.
- [6] TANG X S, YANG J, LI S Q, et al. Single halide perovskite/semiconductor core/shell quantum dots with ultrastability and nonblinking properties [J]. Adv. Sci., 2019, 6(18): 1900412.
- [7] ZHONG Q X, CAO M H, HU H C, et al. One-pot synthesis of highly stable CsPbBr₃@SiO₂ core-shell nanoparticles [J]. ACS Nano, 2018, 12(8): 8579-8587.
- [8] KUMAR P, PATEL M, PARK C, et al. Highly luminescent biocompatible CsPbBr₃@SiO₂ core-shell nanoprobes for bioimaging and drug delivery [J]. J. Mater. Chem. B, 2020, 8(45): 10337-10345.
- [9] WANG P C, DONG B H, CUI Z J, et al. Synthesis and characterization of Mn-doped CsPb(Cl/Br)₃ perovskite nanocrystals with controllable dual-color emission [J]. RSC Adv., 2018, 8(4): 1940-1947.
- [10] WU H, XU S H, SHAO H B, et al. Single component Mn-doped perovskite-related CsPb₂Cl_xBr_{5-x} nanoplatelets with a record white light quantum yield of 49%: a new single layer color conversion material for light-emitting diodes [J]. Nanoscale, 2017, 9(43): 16858-16863.
- [11] LI F, XIA Z G, PAN C F, et al. High Br content CsPb (Cl_yBr_{1-y})₃ perovskite nanocrystals with strong Mn²⁺ emission through diverse cation/anion exchange engineering [J]. ACS Appl. Mater. Interfaces, 2018, 10(14): 11739-11746.
- [12] ZHU J R, YANG X L, ZHU Y H, et al. Room-temperature synthesis of Mn-doped cesium lead halide quantum dots with high Mn substitution ratio [J]. J. Phys. Chem. Lett., 2017, 8(17): 4167-4171.
- [13] ROSSI D, PAROBEK D, DONG Y T, et al. Dynamics of exciton-Mn energy transfer in Mn-doped CsPbCl₃ perovskite nanocrystals [J]. J. Phys. Chem. C, 2017, 121(32): 17143-17149.
- [14] LIU M N, MATUHINA A, ZHANG H C, et al. Advances in the stability of halide perovskite nanocrystals [J]. Materials, 2019, 12(22): 3733.
- [15] CHEN D Q, ZHOU S, TIAN F F, et al. Halogen-hot-injection synthesis of Mn-doped CsPb(Cl/Br)₃ nanocrystals with blue/orange dual-color luminescence and high photoluminescence quantum yield [J]. Adv. Opt. Mater., 2019, 7(23): 1901082.

- [16] LI X W, CAI W S, GUAN H L, et al. Highly stable CsPbBr₃ quantum dots by silica-coating and ligand modification for white light-emitting diodes and visible light communication [J]. Chem. Eng. J., 2021, 419: 129551.
- [17] CHEN D Q, FANG G L, CHEN X. Silica-coated Mn-doped CsPb(Cl/Br)₃ inorganic perovskite quantum dots: exciton-to-Mn energy transfer and blue-excitable solid-state lighting [J]. ACS Appl. Mater. Interfaces, 2017, 9(46): 40477-40487.
- [18] WANG S X, BI C H, YUAN J F, et al. Original core-shell structure of cubic CsPbBr₃@amorphous CsPbBr_x perovskite quantum dots with a high blue photoluminescence quantum yield of over 80% [J]. ACS Energy Lett., 2018, 3(1): 245-251.
- [19] ZHANG R, YUAN Y X, ZHANG J F, et al. Improving the Mn²⁺ emission and stability of CsPb(Cl/Br)₃ nanocrystals by Ni²⁺ doping in ambient air [J]. J. Mater. Sci., 2021, 56(12): 7494-7507.
- [20] ADHIKARI SDAS, BEHERA R K, BERA S, et al. Presence of metal chloride for minimizing the halide deficiency and maximizing the doping efficiency in Mn(II)-doped CsPbCl₃ nanocrystals [J]. J. Phys. Chem. Lett., 2019, 10(7): 1530-1536.
- [21] XING K, YUAN X, WANG Y, et al. Improved doping and emission efficiencies of Mn-doped CsPbCl₃ perovskite nanocrystals via nickel chloride [J]. J. Phys. Chem. Lett., 2019, 10(15): 4177-4184.
- [22] ZHANG Y Q, LIU X Y, FAN Y, et al. One-step microwave synthesis of N-doped hydroxyl-functionalized carbon dots with ultra-high fluorescence quantum yields [J]. Nanoscale, 2016, 8(33): 15281-15287.
- [23] CHEN W W, SHI T C, DU J, et al. Highly stable silica-wrapped Mn-doped CsPbCl₃ quantum dots for bright white light-emitting devices [J]. ACS Appl. Mater. Interfaces, 2018, 10(50): 43978-43986.
- [24] SUN R, ZHOU D L, WANG Y, et al. Highly efficient ligand-modified manganese ion doped CsPbCl₃ perovskite quantum dots for photon energy conversion in silicon solar cells [J]. Nanoscale, 2020, 12(36): 18621-18628.
- [25] MENG CF, YANG DD, WUY, et al. Synthesis of single CsPbBr₃@SiO₂ core-shell particles via surface activation [J].

 J. Mater. Chem. C, 2020, 8(48): 17403-17409.
- [26] XIE L L, HONG Z Z, ZAN J, et al. Broadband detection of X-ray, ultraviolet, and near-infrared photons using solution-processed perovskite-lanthanide nanotransducers [J]. Adv. Mater., 2021, 33(25): 2101852.
- [27] SUN C, SHEN X Y, ZHANG Y, et al. Highly luminescent, stable, transparent and flexible perovskite quantum dot gels towards light-emitting diodes [J]. Nanotechnology, 2017, 28(36): 365601.
- [28] JANG J, KIM Y H, PARK S, et al. Extremely stable luminescent crosslinked perovskite nanoparticles under harsh environments over 1. 5 years [J]. Adv. Mater., 2021, 33(3): 2005255.
- [29] YONG Z J, GUO S Q, MA J P, et al. Doping-enhanced short-range order of perovskite nanocrystals for near-unity violet luminescence quantum yield [J]. J. Am. Chem. Soc., 2018, 140(31): 9942-9951.
- [30] LIU W Y, LIN Q L, LI H B, et al. Mn²⁺-doped lead halide perovskite nanocrystals with dual-color emission controlled by halide content [J]. J. Am. Chem. Soc., 2016, 138(45): 14954-14961.



张力夫(1999-),男,山西万荣人,硕士研究生,2020年于太原理工大学获得学士学位,主要从事全无机金属卤化物钙钛矿量子点发光方面的研究。

E-mail: S202118111076@stu. tyust. edu. cn



张瑞(1985-),女,山西壶关人,博士,教授,硕士生导师,2014年于武汉大学获得博士学位,主要从事石墨烯等二维材料、离子束材料改性及钙钛矿量子点发光方面的研究。

E-mail: zrzx_0921@tyust. edu. cn