包装学报 PACKAGING JOURNAL 2020 年第12卷第3期Vol. 12 No. 3 May 2020

# 全无机钙钛矿量子点的光学研究进展

doi:10.3969/j.issn.1674-7100.2020.03.003

颖

**魏旭冉 钱 俊** 湖武汉大学 印刷与包装系 湖北 武汉 430079

宋 蓉 黎

## 0 引言

全无机钙钛矿量子点(all-inorganic perovskite quantum dot, IPQD)是近几年十分热门的新型材料, 其优点如下:1)发射峰半峰宽较窄(12~42 nm)<sup>[1]</sup>, 发光颜色纯;2)发射波长易于调节且可调节的范围 广,通过改变粒径大小或调节组分可实现整个可见 光谱范围(400~700 nm)的发光<sup>[2]</sup>;3)光致发光量 子产率(photoluminescence quantum yield, PLQY) 高,可实现 IPQD 的 PLQY 大于 90%<sup>[1,3]</sup>。IPQD 不 仅表现出卓越的光学特性,其稳定性也强于其它类 型的钙钛矿量子点。Song J. Z. 等<sup>[4]</sup>比较了无机和有 机-无机杂化两种钙钛矿量子点的稳定性,研究发现 MAPbBr<sub>3</sub>存放 5 d 后 PLQY 从 0.74% 降到 0.15%, 5 d 内便出现沉淀;而在同样的环境下 CsPbBr<sub>3</sub>存放两 个月仍未观察到沉淀生成,表现出更好的稳定性。尽 管如此,由于 IPQD 具有离子特性,在空气和水等环 境下不稳定<sup>[5]</sup>,这限制了其在光电器件中的应用。

当前 IPQD 的稳定性和发光性能仍存在不足, 因而 IPQD 的研究重点之一是量子点改性,通过离 子掺杂<sup>[6-13]</sup> 和配体修饰<sup>[14-20]</sup>以改善材料性能的策略 在钙钛矿量子点中已有广泛应用。同时, IPQD 在光 电领域具有极大的发展潜力,但发展至今, IPQD 构 造的发光二极管(light-emitting diode, LED)的光电 效率和稳定性仍然无法满足实际应用的要求。为促 进 IPQD 在 LED 中的应用,研究者们从发光材料和 器件结构两种不同角度对 IPQD 构造的 LED 提出了 改进策略,例如改善清洗工艺以提高 IPQD 的稳定性 和发光性能<sup>[21]</sup>,控制表面配体密度以增强钙钛矿层 的电荷传输<sup>[22]</sup>,改变器件结构以提高 LED 的电流效 率(currency efficient, CE)<sup>[23-25]</sup>等。

本文根据近几年 IPQD 的研究进展,从 IPQD 的 结构、合成方法、光学特性和改性以及在 LED 中的 应用研究进行了系统地综述,并展望了 IPQD 的未来

收稿日期: 2020-04-08

- 作者简介: 宋 蓉(1996-), 女, 贵州六盘水人, 武汉大学硕士生, 主要研究方向为柔性印刷电子, E-mail: songrong@whu.edu.cn
- 通信作者: 钱 俊(1971-), 男, 湖北武汉人, 武汉大学教授, 主要从事柔性印刷电子、新型包装印刷材料方面的研究, E-mail: 00200464@whu.edu.cn

发展趋势。

### 1 钙钛矿的结构

钙钛矿是指化学式为AMX<sub>3</sub>的一类物质,其 中A通常代表一价阳离子,包括一价有机阳离子 (CH(NH)<sub>2</sub><sup>+</sup>, FA<sup>+</sup>; CH<sub>3</sub>NH<sub>3</sub><sup>+</sup>, MA<sup>+</sup>等)或无机碱金 属阳离子(Cs<sup>+</sup>等);M常为二价金属阳离子(Pb<sup>2+</sup>、 Sn<sup>2+</sup>等);X为卤素阴离子(Cl<sup>-</sup>、Br<sup>-</sup>、 $\Gamma$ )。钙钛 矿的结构如图1所示,6个X离子形成一个八面体, M离子位于其中心并与之形成一个八面体单元,八 面体单元不断延伸形成紧密的网络结构,A离子嵌于 网络结构的空隙中。对于钙钛矿的晶体结构和稳定 性,可用容忍因子 t进行估计<sup>[26]</sup>:

$$t = \frac{r_{\rm A} + r_{\rm X}}{\sqrt{2} \left( r_{\rm M} + r_{\rm X} \right)},\tag{1}$$

式中 $r_A$ 、 $r_M$ 、 $r_X$ 分别指A、M、X离子的半径。当t在 0.7~1.0之间时,钙钛矿的结构是稳定的,且t越接近 1,结构越稳定。虽然t可用来预测钙钛矿的晶体结构和稳定性,但不是唯一的依据,材料的化学组分和价键也是重要的影响因素<sup>[27]</sup>。如当A离子为有机阳离子时,由于有机组分易受光照和空气影响而发生结构变化,导致钙钛矿的稳定性差;若把A离子换成无机碱金属离子Cs<sup>+</sup>时,材料稳定性可以得到显著提高<sup>[4]</sup>。



● A: 1 A、 MA、 C: 4, ● M: Pb<sup>2+</sup>、Sn<sup>2+</sup>等; ● X: Cl<sup>-</sup>、Br<sup>-</sup>、 F<sup>-</sup>等 图 1 钙钛矿 AMX、的八面体单元和网络结构示意图

Fig. 1 The octahedral unit and network structure of perovskite AMX<sub>3</sub>

## 2 合成方法

钙钛矿的研究最早可以追溯到 1958 年,但因制备条件不足没有得到关注。一直到 2015 年,L. Protesescu 等<sup>11</sup>将提前制备的油酸铯(Cs-oleate)前驱体在高温和通 N<sub>2</sub>的条件下注入已溶于油酸(oleic acid,OA)、油胺(oleylamine,OLA)和十八烯

(octadecene, ODE)的PbX<sub>2</sub>溶液中反应,几秒后 将反应体系的温度迅速降至室温并离心得到钙钛矿。 该课题组首次采用热注入法(hot injection)成功合 成 4~15 nm 的立方相 CsPbX, 量子点, 其 PLQY 在 50%~90%之间,发射峰半峰宽为12~42 nm,这为 钙钛矿的发展开辟了道路。热注入法引入了OA、 OLA 配体,为后续配体修饰的研究提供了可能,此 外,此方法便于将离子引入钙钛矿晶格中,为离子 掺杂的研究奠定了基础。同年, G. Nedelcu 等<sup>[28]</sup>提 出用阴离子交换法(anion-exchange)制备不同卤素 IPQD, 在已制备好的 CsPbX, 量子点中引入另一种 卤素元素,进行阴离子交换反应(见图2),最终 实现 PLQY 为 20%~80% 的量子点全光谱范围发光 (410~700 nm), 此方法极易实现 X 位掺杂, 但不 同卤素混合会导致量子点发生相分离而使光稳定性 降低<sup>[29]</sup>。



#### 图 2 钙钛矿量子点阴离子交换示意图<sup>[28]</sup> Fig. 2 Schematic of the anion-exchange within the perovskite QDs<sup>[28]</sup>

因热注入法的反应条件要求严格,工艺复杂, 不适于实际应用。2016年,LiX.M.等<sup>[3]</sup>基于离子 在不同溶剂中的溶解度存在差异,提出了室温重沉 淀法(room-temperature reprecipitation),在室温下 以PbX<sub>2</sub>和CsX为离子源并将它们溶于二甲基甲酰胺 (dimethyl formamide,DMF)中,然后再注入甲苯 溶液中,此时溶剂处于高度过饱和状态,大量钙钛矿 晶体析出(见图3)。制得的钙钛矿具有优良的光学 性能,红光、绿光和蓝光的PLQY分别为80%,95%, 70%,发射峰半峰宽分别为35,20,18 nm。室温重沉 淀法采用配体对量子表面进行钝化,以降低表面缺 陷,抑制非辐射复合,从而提高发光性能和寿命;此 外,该方法操作简易,不需要高温和惰性气体环境, 受环境影响较小,相较于热注入法可重复性高,适于 商业化批量生产。



Fig. 3 Room-temperature reprecipitation<sup>[3]</sup>

2017 年, Chen M. 等 <sup>[30]</sup> 采 用 溶 剂 热 法 (solvothermal)合成 IPQD,以 Cs<sub>2</sub>CO<sub>3</sub>、PbX<sub>2</sub> 作为 前驱体,与 OA、OLA、ODE 混合于高压灭菌器中 并在 160 °C保持一段时间,成功制备了均匀立方相 的 CsPbX<sub>3</sub> 量子点和超薄纳米线,量子点的 PLQY 高 达 80%。该制备方法简单,可获得形貌可控的高质量 IPQD,但体系的温度不均匀,在掺杂策略和配体修饰 中应用较少。同年,A. Jana 等 <sup>[31]</sup>首次提出机械化学合 成法(mechanochemical synthesis),在室温下将固态 PbBr<sub>2</sub>、ABr 和封端配体混合研磨一段时间,采用固相 法制备绿光 CsPbBr<sub>3</sub> 量子点(见图 4)。虽然其 PLQY 仅 13%,显著低于传统液相法制备的量子点,但产率 高,合成方式简单快捷,可实现钙钛矿的商业化生产。 因反应体系为固态,该方法不适用于配体修饰策略。



#### 图 4 机械化学合成法合成 IPQD 的示意图<sup>[31]</sup> Fig. 4 The illustration of IPQD synthesis by mechanochemical synthesis<sup>[31]</sup>

因传统阴离子交换法合成步骤繁琐且成本高, 2018年,BiC.H.等<sup>[32]</sup>提出了改进方法,室温下将 已制备好的单卤素 CsPbX<sub>3</sub>量子点混合,通过控制原 液的比例合成所需的混合卤素 CsPb(XY)<sub>3</sub>量子点,最 后得到的 CsPbBr<sub>1.5</sub>I<sub>1.5</sub> 量子点相较于热注入法合成的 量子点,表现出更长的寿命和更好的发光性能,制备 的 LED 在无封装条件(平均湿度为 60%)下 3 600 h 内颜色保持不变且未出现性能降低,具有长期稳定性。

发展至今,国内外学者已提出了许多合成方法, 使 IPQD 高效、便捷、低成本的合成成为可能,也为 IPQD 在光电领域中的应用奠定了基础。因热注入法合 成的量子点产率高、性能好,且适用于离子掺杂和配 体修饰策略,在众多制备方法中热注入法仍然是应用 最广泛的<sup>[6-11,32-33]</sup>。此外,因室温重沉淀法制备工艺简单, 且适用于配体修饰策略,应用也较广泛<sup>[19-20,34-35]</sup>。

## 3 光学特性及改性研究

#### 3.1 IPQD 的光学特性

IPQD 的发光原理与传统半导体量子点的大致相同。如图 5,量子点被外界能量激发后,处于价带的电子跃迁到导带,同时在价带形成一个空穴,其发光途径如下<sup>[36]</sup>:1)电子迅速回到价带与空穴复合而发光;2)电子被缺陷能级捕获而发光;3)电子被掺杂离子能级捕获而发光。



IPQD 的量子尺寸效应表明,材料的尺寸减小, 其带隙随之增大,相对应的吸收峰和发射峰会发生蓝 移。Chen S. N. 等<sup>[37]</sup> 报道了粒径大小对发射峰的影响, 当 CsPbCl<sub>3</sub> 量子点的直径从 4.85 nm 增加至 6.50 nm 时,发射峰从 405 nm 移动到 410 nm。由此可见,通 过改变材料的尺寸可实现发射波长的调节,但可调节 的范围窄。而 IPQD 除可通过改变尺寸调节发光颜色 外,还可通过控制卤素阴离子的组分改变发光颜色, Bi C. H. 等<sup>[32]</sup> 通过调节 CsPbX<sub>3</sub> 量子点中卤素组分的 比例,实现了 IPQD 的吸收峰和发射峰在整个可见光 谱的调节。Yoon Y. J. 等<sup>[2]</sup>以三辛基膦(trioctylphosphine, TOP)为亲核基,用卤代烷烃对 CsPbX<sub>3</sub> 进行阴离子 □ 宋 蓉,等 全无机钙钛矿量子点的光学研究进展

交换,实现从 400 nm 到 700 nm 覆盖整个可见光谱的 发光(见图 6)。通过控制 X 位卤素元素的比例(Cl 和 Br<sup>-</sup>混合、Br<sup>-</sup>和 L 混合)可实现 IPQD 的发光在整 个可见光谱范围<sup>[2, 6, 32, 38-39]</sup>。这一特性使得 IPQD 明显 优于传统的量子点材料。但因 Cl<sup>-</sup>和 L 的半径相差较大, 目前还不能实现 Cl<sup>-</sup>和 L 的混合<sup>[28]</sup>。



#### 3.2 IPQD 的离子掺杂

IPQD的抗氧性和抗湿性不足且含有重金属 Pb 元素,其在实际应用中受到限制。为改善这些问题, 研究者提出将半导体量子点常用的掺杂策略运用到 钙钛矿中,此策略已成为钙钛矿改性的重要途径。 AMX<sub>3</sub>有3种不同的格位,不同的格位对材料的影 响也不同。从 CsPbBr<sub>3</sub>的电子结构(见图7)可以看 出,Br的4p轨道对材料价带的贡献较大,而Pb的 6p轨道对材料导带的贡献较大,Cs对电子结构几乎 没有贡献,电子和激子的激发和复合是在八面体内 进行<sup>[40]</sup>,因此采用不同格位掺杂对IPQD的影响不同。

A 位对 IPQD 的结构和稳定性影响较大。考虑到 钙钛矿晶格的价态分布情况,A 位掺杂离子多采用一 价阳离子,而因碱金属(Li<sup>+</sup>、Na<sup>+</sup>、K<sup>+</sup>、Rb<sup>+</sup>)有较 强的抗氧化性,被视为A 位的理想掺杂离子。Liu Y. N.等<sup>[6]</sup>采用 K<sup>+</sup>对 CsPbCl<sub>3</sub>进行掺杂,K<sup>+</sup>的引入减 少了钙钛矿的缺陷,发射峰半峰宽也随之变窄。随着 掺杂浓度的增加,PLQY 从 3.2% 增加到 7.2%,平均 寿命也有所提高。Baek S. 等<sup>[7]</sup>采用 Rb<sup>+</sup>掺杂,并发 现当 Rb<sup>+</sup>的比例接近 75% 时,钙钛矿的 PLQY 能有 效得到改善,其中蓝光钙钛矿的 PLQY 变化最显著, 从 45% 提高到 86%, Rb<sup>+</sup>掺杂对钙钛矿的紫外光光 稳定性和热稳定性也有明显改善。

M 位对 IPQD 的导带贡献较大,主要影响材料的 光电性能,M 位掺杂的策略能在一定程度降低铅含 量,对 IPQD 至关重要。常用的掺杂离子有 Eu<sup>3+ [6]</sup>、 Bi<sup>3+ [8]</sup>、Tm<sup>3+ [9]</sup>、Zn<sup>2+</sup>、Fe<sup>2+ [41]</sup>、Sn<sup>2+ [11]</sup>、Mn<sup>2+ [8-13]</sup>等。 Liu Y. N. 等<sup>[6]</sup>用 Eu<sup>3+</sup>掺杂,将 PLQY 从 10.3% 提高 到 31.2%。Hu Y. 等<sup>[41]</sup>用 Fe<sup>2+</sup>掺杂,改善了 CsPbCl<sub>3</sub> 量子点的尺寸均匀性,降低了量子点的缺陷复合和 非辐射复合,提升了 PLQY 并延长了平均荧光寿命。 在众多掺杂离子中 Mn<sup>2+</sup>最受关注。Mn<sup>2+</sup>的掺杂可 以引入新的能级并与 CsPbX<sub>3</sub>的能带结构匹配,可同 时实现 CsPbX<sub>3</sub>量子点的带边发光和掺杂离子发光 (Mn<sup>2+</sup>: <sup>4</sup>T<sub>1</sub>→<sup>6</sup>A<sub>1</sub>的跃迁发光),Mn<sup>2+</sup>的掺杂发光 荧光寿命长达毫秒级<sup>[10]</sup>,这为 IPQD 在光电领域中 的应用提供了重要依据。

多离子掺杂是调节激子动力学的有效方式,是实 现白光发射的重要涂径。Shao H. 等<sup>[8]</sup>用热注入法合 成了 Bi<sup>3+</sup>和 Mn<sup>2+</sup>共掺杂的 CsPbCl, 量子点, 通过严 格控制掺杂离子的浓度,实现了蓝色的量子点带边 发光、绿色的 Bi<sup>3+</sup> 掺杂发光和红色的 Mn<sup>2+</sup> 掺杂发光 共同构造的白光发射, 色温从 19 000 K 调节到 4 250 K,首次实现了单组分的白光发射。Luo C.等<sup>[9]</sup>合成 了 Tm<sup>3+</sup>、Mn<sup>2+</sup> 共掺杂的 CsPbBr<sub>2.2</sub>C<sub>108</sub> 量子点,在量 子点的导带和 Mn 的  ${}^{4}T_{1}$  能级间引入 Tm 的  ${}^{1}G_{4}$  能级 来构建中间能级,有效促进了激子从量子点本体向 Mn<sup>2+</sup>掺杂能级的能量转移,并获得 PLQY 为 54% 的 单组分白光量子点。这一举措解决了过量 Mn<sup>2+</sup> 导致 PLQY 急剧下降的问题, 掺杂 Tm<sup>3+</sup> 显著提高了量子 点的空气稳定性和热稳定性,对获得高 PLOY 的单 组分白光量子点具有启发意义。Wang Y. 等<sup>[11]</sup> 在掺 杂  $Mn^{2+}$ 的 CsPbCl<sub>3</sub> 量子点中进一步掺杂 Sn<sup>2+</sup>,发现 Sn<sup>2+</sup>引入后量子点结合能增加,量子点卤素空穴的形 成受到抑制,同时 Mn<sup>2+</sup>的掺杂效率有所提高,量子 点的 PLQY 也提升到 43%, 更重要的是 Sn<sup>2+</sup> 掺杂显 著提高了量子点的紫外光稳定性,持续25h在紫外 光照下,量子点的橙色发光保持不变(见图8)。图 8 的每张图片中,从左到右的每个面板对应的 Sn/Mn/ Pb比值分别为 0/1/1, 0.5/1/1, 1/1/1, 2/1/1 和 3/1/1。

包 装 学 报 PACKAGING JOURNAL

2020 年 第 12 卷 第 3 期 Vol. 12 No. 3 May 2020







#### 3.3 IPQD 的配体修饰

IPQD 在空气、光照和潮湿环境等条件下易被破环, 合成时多采用 OA 和 OAm 作为配体材料。长链有机配 体 OA 和 OAm 附着在 IPQD 表面,对材料有较强保护 作用,但 OA 和 OAm 发生质子交换后易脱落,使材料 的光学性能和发光颜色稳定性降低<sup>[35]</sup>,此外,长链有 机配体的绝缘性会阻碍电荷传输,导致材料导电性差, 这限制了其在光电领域的应用。因此在保证材料稳定 性的情况下,采用其他配体取代长链无机配体以提高 材料导电性能是促进 IPQD 发展和应用的重要挑战。

目前研究发现, 配体的体积和链长对 IPQD 的 光学性能和稳定性影响显著。Pan J.等<sup>[14]</sup>采用两 步配体交换策略成功引入双十二烷基二甲基溴化铵 (didodecyldimethyl ammonium bromide, DDAB), 使 CsPbX, 量子点的 PLQY 从 49% 提升至 71%, 更 重要的是提高了CsPbX,薄膜的载流子传输能力, 与 OA/OAm 封端的 CsPbX,相比,制备的 LED 具 有更高的外量子效率 (external quantum efficiency, EQE)。Huang Y. H. 等<sup>[15]</sup> 合成了 DDAB 封端的 CsPbI, 量子点, 引入的 DDAB 能与量子点表面牢固 结合并对表面缺陷造成有效钝化,实现 PLOY 持续 60 d 大于 80%,制备的 LED 器件也比原始钙钛矿量 子点的性能更好。Song J. Z. 等<sup>[16]</sup> 用四辛基溴化铵、 DDAB 和辛酸 3 种短配体协同作用,有效增强电荷传 输,制备的 LED 器件最高 EQE 达 11.6%。Bao Z. 等<sup>[17]</sup> 以 SCN<sup>-</sup> 作为配体对 CsPbX<sub>3</sub> 进行表面改性处理,降 低了 Pb<sup>2+</sup> 表面缺陷并提高了 PLQY, 改性后的 IPQD 制备的 LED 器件性能提高了 25%。Park J. H. 等<sup>[18]</sup> 研究发现,小体积的配体能有效地包围 IPQD 的表面, 钝化表面并降低聚集性,从而提高 IPQD 的光学性能 和稳定性; 配体链长越长, 导电性能越弱; 最后利 用二癸基二甲基溴化铵 (didecyldimethyl ammonium bromide, DDeAB) 配体优化后的 IPQD 构造了高效 的绿光 LED, 其 CE 为 31.7 cd/A, EQE 为 9.7%, 比 传统 OAm 配体的钙钛矿 LED 提高了 16 倍。

无机材料取代有机配体也是提高 IPQD 导电性的 有效措施。Song J. Z. 等<sup>[19]</sup> 采用有机 - 无机杂化配体 策略来钝化 IPQD 以控制其表面状态,进而构建高效 的 LED。引入的有机 -ZnBr<sub>2</sub> 配体能增强 IPQD 的辐 射复合和载流子传输,此外还发现其他金属溴化物 MnBr<sub>2</sub>、GaBr<sub>3</sub>、InBr<sub>3</sub>也能发挥同样的作用。Yang F. 等 <sup>[20]</sup> 引入 K<sup>+</sup> 部分取代有机配体,不仅抑制了非辐射复 合,得到了 PLQY 为 38.4% 的蓝光 CsPb(Br/Cl)<sub>3</sub>,而 且提高了 IPQD 的电荷载流子输运性能,最终得到 EQE 为 1.96% 的稳定、高效的蓝光钙钛矿 LED。

## 4 IPQD 在 LED 中的应用

相较于传统 LED 常用的荧光材料和传统量子点

宋 蓉,等

#### 全无机钙钛矿量子点的光学研究进展

材料, IPQD 材料具有更窄的半峰宽、更广的色域、 极高的 PLQY 和较低的成本, IPQD 的发光质量表现 更好,在发光和照明领域具有较大的潜力<sup>[3,42]</sup>。量子 点二极管(quantum dot light-emitting diode, QLED) 可分为光致发光二极管和电致发光二极管。光致发光 二极管利用了量子点的光致发光特性,在蓝光或紫外 光芯片上涂覆量子点,利用芯片发出高能量的光来激 发量子点发光,通常涂覆不同发光颜色的量子点复 合制备白光发光二极管(white light-emitting diode, WLED)<sup>[40, 43-44]</sup>。Chen D. Q. 等<sup>[10]</sup> 以蓝光和橙光双发 光的 Mn: CsPb(Cl/Br), 量子点和绿色发光 CsPbBr, 量 子点为颜色转换器,构建了一个具有优异发光性能的 全钙钛矿型 WLED 器件(见图 9)。电致发光二极 管是利用外加电流,将电子和空穴从阴阳极注入,分 别通过电子传输层(electron transport layer, ETL) 和空穴传输层(hole transport layer, HTL),最后在 量子点发光层复合并释放光子(见图 10b),其结构 如图 10a 所示,其中 ETL 和 HTL 起到传输载流子并 阻挡电子和空穴从量子点发光层逃逸的作用。





Fig. 10 Quantum dot electroluminescent diode<sup>[45]</sup>

与荧光材料和传统量子点材料相比,钙钛矿量子 点具有发光性能好、颜色纯、色域广的优势,但在 LED 的实际运用中光电转化效率低,2015年,Song J. Z. 等<sup>[4]</sup> 首次报道采用 IPQD 制备 LED,但 EQE 极 低(实现的最高 EQE 为 0.12%)。尽管相较于有机-无机杂化钙钛矿量子点,IPQD 表现出更好的水稳定 性、紫外光稳定性和贮藏稳定性<sup>[46]</sup>,但构建的 LED 器件稳定性仍有不足,持续工作 10 h 时器件的发光 强度降至原来的 80%<sup>[47]</sup>。较低的光电转化效率和材 料稳定性限制了 IPQD 在 LED 中的应用,近几年来 为解决这些问题,学者从改进能级结构和改善材料性 能等角度提出了一些改进措施<sup>[29,48-49]</sup>。

器件中的各层结构间存在电荷势垒, 这会阻碍电 荷的传输,从而降低激子产生的概率,因此,如何改 善空穴的注入和传输是影响器件性能的关键。Zhang X. Y. 等<sup>[23]</sup> 发现在 LED 的 HTL 和量子点发光层之间 引入一层全氟离聚物(perfluoro ionomer, PFI),可 减小注入势垒,提高空穴注入效率,并能使量子点发 光层保持电荷平衡。Liu B. O. 等<sup>[24]</sup>提出将 8- 羟基喹 啉铝(8-Hydroxyquinoline aluminum salt, Alq<sub>3</sub>)引入 TPBI, 形成新的 ETL(TPBI/Alq<sub>3</sub>/TPBI),以实现电 荷平衡和电荷限制,改进结构的 LED 的 EQE 比传统 结构的 LED 提高了 36 倍。Shi Y. F. 等<sup>[25]</sup>介绍了一 种"绝缘体 - 钙钛矿 - 绝缘体" (insulator-perovskiteinsulator, IPI)的结构,其能诱导载流子进入钙钛矿, 阻断通过钙钛矿薄膜的漏电流,抑制激子猝灭,采 用此结构制备的 LED 的 CE 提高了 30 倍, EQE 也从 0.74% 提高到 5.53%。

表面配体是合成稳定的 IPQD 的关键,但过量的 无机配体会阻碍器件的电荷传输并降低器件的光电 转化效率,因此,在保证材料稳定性的同时提高器件 的光电转化效率也是亟待解决的问题。Li J. H. 等<sup>[22]</sup> 首次提出了用正己烷 / 乙酸乙酯混合溶剂对量子点进 行循环处理控制量子点表面配体的密度,经过适当处 理后,量子点的稳定性得到提高,光致发光强度、薄 膜均匀性和微观结构都能保持在较高的水平。同时, CsPbX<sub>3</sub> LED 的 EQE 为 6.27%,相较于单周期丙酮处 理的提高 50 倍,CE 提高 30 倍。T. Chibo 等<sup>[21]</sup> 通过 有效的洗涤过程和界面能级校准,使构造的绿色钙钛 矿 LED 的 EQE 达到 8.73%,成为 2017 年实现的最 高 EQE。次年,T. Chibo 等<sup>[50]</sup>利用碘铵盐和 HI 从原 始的 CsPbBr<sub>3</sub> 中制备了阴离子交换的红色 IPQD,并 构造了 EQE 高达 21.3% 的高效钙钛矿 LED。

EQE 是衡量光电效率的重要指标。IPQD 的 LED 研究进展如表 1 所示。

表 1 IPQD 构造的电致发光 LED 研究进展

Table 1	Research progress of electroluminescent an-morganic perovskite QDs LED	
	由海湖索/ 安米湖索/ 三百亩/	

在份	结构	厚度 /nm	颜色	电流效率 /	发光效率 /	率/ 亮度/	EQE/%	文献序号
平顶	5日 113			$( cd \cdot A^{-1} )$	$( lm \cdot W^{-1} )$	$( cd \cdot m^{-2} )$		
		-/40/10/10/40/1/40	蓝	0.14	0.07	742	0.07	
2015	ITO/PEDOT: PSS/PVK/QDs/TPBI/LiF/Al		绿	0.43	0.14	946	0.12	[4]
			橙	0.08	0.06	528	0.09	
		40/40/20/8/42/10/100	蓝	-	-	35	1.90	[14]
2016	110/PEDOT: PSS/PVK/QDs/TPBI/LIF/AI		绿	-	-	330	3.00	
	ITO/ PEDOT: PSS/PFI/QDs/TPBI/LiF /A1	-/25/40/-/40/-/-	绿	0.19	-	1300	0.06	[23]
2017	ITO/PEDOT: SS/Poly-TPD/QDs/TPBI/Liq/Al	130/40/20/-/50/1/100	绿	-	31.7	-	8.73	[21]
2017	ITO/PEDOT: PSS/PolyTPD/QDs/TPBI/LiF/Al	-/30/40/20/40/1/100	绿	13.3	-	13000	6.27	[22]
	ITO/PEDOT:PSS/PVK/QDs/ETLs/Cs2CO3/Al	-/40/10/20/35/1/100	绿	4.69	1.84	452	1.43	[24]
2018	ITO/LiF/QDs/LiF/Bphen/LiF/Al	-/4/-/8/-/-/-	绿	9.86	-	-	2.99	[25]
	ITO/PEDOT: PSS/QDs/TPBI/Liq/Al	130/40/-/50/1/100	红	10.6	11.9	-	21.3	[50]
	ITO/NiOX/PVK/QDs/TPBI/LiF/Al	-	绿	54.6	53.4	8353	17.4	[53]
2019	TO BEDOT 60/D 1 TOD /OD /TODI/( TO/A)	/ / / /(0/1/150	深蓝	-	-	93	0.11	[54]
	110/PEDOT: 55/POIY-1PD/QDS/1PBI/L1F/AI	-/-/-/60/1/150	天蓝	_	_	29	0.87	[54]

由表1可以看出,目前红光和绿光的钙钛矿 LED 的效率已有较大提升,而蓝光的钙钛矿 LED 仍 然有效率低的问题。为获得蓝光钙钛矿多采用卤素混 合策略或降低纯溴钙钛矿的尺寸两种途径,前者易发 生相分离导致发光颜色不稳定,在持续工作时混合卤 素钙钛矿的发射峰发生明显红移,静止后一段时间又 恢复到原始状态,而单卤素钙钛矿无此现象<sup>[29]</sup>。而 后者的小尺寸通常会导致钙钛矿的比表面积大,往往 需要更多的配体钝化表面缺陷,这会抑制 LED 器件 的电荷传输<sup>[51]</sup>。因此发展至今蓝光的钙钛矿 LED 的 发光性能和效率一直未得到较大提升。目前,IPQD 的 LED 的器件寿命已延长至 96 h<sup>[52]</sup>,但仍远低于有 机发光二极管,还有较大的发展空间。

## 5 展望

IPQD 在 LED、太阳能电池等光电领域已获得广 泛关注。随着对 IPQD 的研究不断深入,红光和绿 光 IPQD 的发光效率、发光颜色稳定性、热稳定性、 水稳定性等已有显著改善,其在 LED 中的应用也取 得较大进展,但蓝光 IPQD 的发光颜色稳定性和发 光效率依旧很低。蓝光是构造 WLED 的重要前提,

□3 宋 蓉,等 全无机钙钛矿量子点的光学研究进展

有必要对蓝光钙钛矿 LED 的实现进行相关研究。因 此, 未来对 IPQD 的研究主要有以下几个方面: 1) 采用掺杂策略,降低 Pb 含量,改善 IPQD 的发光效 率和稳定性能,构造合适的掺杂能级,实现 IPQD 蓝 光的稳定发射;2)利用表面配体改性方式,在保证 IPQD 的稳定性的前提下,提高其导电性能,为高效 率的 LED 制备提供可能; 3) 从改进材料性能、改 善结构能级等多角度构建高效、稳定的蓝光钙钛矿 LED; 4) 改善印刷工艺, 采用印刷的方式制备表面 缺陷低的蓝光 IPQD 薄膜, 为构造光电性能好的蓝光 钙钛矿 LED 开辟新的途径。

#### 参考文献:

- [1] PROTESESCU L, YAKUNIN S, BODNARCHUK M I, et al. Nanocrystals of Cesium Lead Halide Perovskites (CsPbX<sub>3</sub>, X=Cl, Br, and I): Novel Optoelectronic Materials Showing Bright Emission with Wide Color Gamut[J]. Nano Letters, 2015, 15(6): 3692-3696.
- [2] YOON Y J, LEE K T, LEE T K, et al. Reversible, Full-Color Luminescence by Post-Treatment of Perovskite Nanocrystals[J]. Joule, 2018, 2(10): 2105-2116.
- [3] LI X M, WU Y, ZHANG S L, et al. Quantum Dots: CsPbX<sub>3</sub> Quantum Dots for Lighting and Displays: Room-Temperature Synthesis, Photoluminescence Superiorities, Underlying Origins and White Light-Emitting Diodes[J]. Advanced Functional Materials, 2016, 26(15): 2584.
- [4] SONG JZ, LI JH, LI XM, et al. Quantum Dot Light-Emitting Diodes Based on Inorganic Perovskite Cesium Lead Halides (CsPbX<sub>3</sub>)[J]. Advanced Materials, 2015, 27(44): 7162-7167.
- [5] HUANG S Q, LI Z C, WANG B, et al. Morphology Evolution and Degradation of CsPbBr<sub>3</sub> Nanocrystals Under Blue Light-Emitting Diode Illumination[J]. ACS Applied Materials & Interfaces, 2017, 9(8): 7249-7258.
- [6] LIU Y N, PAN G C, WANG R, et al. Considerably Enhanced Exciton Emission of CsPbCl<sub>3</sub> Perovskite Quantum Dots by the Introduction of Potassium and Lanthanide Ions[J]. Nanoscale, 2018, 10(29): 14067-14072.
- [7] BAEK S, KIM S, NOH J Y, et al. Perovskite Quantum Dots: Development of Mixed-Cation Cs<sub>x</sub>Rb<sub>1-x</sub>PbX<sub>3</sub> Perovskite Quantum Dots and Their Full-Color Film with High Stability and Wide Color Gamut[J]. Advanced Optical Materials, 2018, 6(15): 1870058.
- [8] SHAO H, BAI X, CUI H N, et al. White Light Emission in Bi<sup>3+</sup>/Mn<sup>2+</sup> Ion Co-Doped CsPbCl<sub>3</sub> Perovskite Nanocrystals[J]. Nanoscale, 2018, 10(3): 1023-1029.

- [9] LUO C, LI W, FU J, et al. Constructing Gradient Energy Levels to Promote Exciton Energy Transfer for Photoluminescence Controllability of All-Inorganic Perovskites and Application in Single-Component WLEDs[J]. Chemistry of Materials, 2019, 31(15): 5616-5624.
- [10] CHEN D Q, ZHOU S, TIAN F F, et al. Halogen-Hot-Injection Synthesis of Mn-Doped CSPB(CL/BR)<sub>3</sub> Nanocrystals with Blue/Orange Dual-Color Luminescence and High Photoluminescence Quantum Yield[J]. Advanced Optical Materials, 2019, 7(23): 1901082.
- [11] WANG Y, CAO S, LI J, et al. Improved Ultraviolet Radiation Stability of Mn2+-Doped CsPbCl<sub>3</sub> Nanocrystals via B-Site Sn Doping[J]. Cryst Eng Comm, 2019, 21(41): 6238-6245.
- [12] BAI K, ZENG R S, KE B, et al. Synthesis of High-Efficient Mn<sup>2+</sup> Doped CsPbCl<sub>3</sub> Perovskite Nanocrystals in Toluene and Surprised Lattice Ejection of Dopants at Mild Temperature[J]. Journal of Alloys and Compounds, 2019, 806: 858-863.
- [13] QIAO T, PAROBEK D, DONG Y T, et al. Photoinduced Mn Doping in Cesium Lead Halide Perovskite Nanocrystals[J]. Nanoscale, 2019, 11(12): 5247-5253.
- [14] PAN J, QUAN L N, ZHAO Y B, et al. Highly Efficient Perovskite-Quantum-Dot Light-Emitting Diodes by Surface Engineering[J]. Advanced Materials, 2016, 28(39): 8718-8725.
- [15] HUANG Y H, LUAN W L, LIU M K, et al. DDAB-Assisted Synthesis of Iodine-Rich CsPbI<sub>3</sub> Perovskite Nanocrystals with Improved Stability in Multiple Environments[J]. Journal of Materials Chemistry C, 2020, 8(7): 2381-2387.
- [16] SONG J Z, LI J H, XU L M, et al. Room-Temperature Triple-Ligand Surface Engineering Synergistically Boosts Ink Stability, Recombination Dynamics, and Charge Injection Toward EQE-11.6% Perovskite QLEDs[J]. Advanced Materials, 2018, 30(30): 1800764.
- [17] BAO Z, WANG W G, TSAI H Y, et al. Photo-/ Electro-Luminescence Enhancement of CsPbX<sub>3</sub> (X=Cl, Br, or I) Perovskite Quantum Dots via Thiocyanate Surface Modification[J]. Journal of Materials Chemistry C, 2020, 8(3): 1065-1071.
- [18] PARK J H, LEE A Y, YU J C, et al. Surface Ligand Engineering for Efficient Perovskite Nanocrystal-Based Light-Emitting Diodes[J]. ACS Applied Materials & Interfaces, 2019, 11(8): 8428-8435.
- [19] SONG J Z, FANG T, LI J H, et al. Organic-Inorganic Hybrid Passivation Enables Perovskite QLEDs with

an EQE of 16.48%[J]. Advanced Materials, 2018, 30(50): 1805409.

- [20] YANG F, CHEN H T, ZHANG R, et al. Efficient and Spectrally Stable Blue Perovskite Light-Emitting Diodes Based on Potassium Passivated Nanocrystals[J]. Advanced Functional Materials, 2020, 30(10): 1908760.
- [21] CHIBA T, HOSHI K, PU Y J, et al. High-Efficiency Perovskite Quantum-Dot Light-Emitting Devices by Effective Washing Process and Interfacial Energy Level Alignment[J]. ACS Applied Materials & Interfaces, 2017, 9(21): 18054–18060.
- [22] LI J H, XU L M, WANG T, et al. 50-Fold EQE Improvement up to 6.27% of Solution-Processed All-Inorganic Perovskite CsPbBr<sub>3</sub> QLEDs via Surface Ligand Density Control[J]. Advanced Materials, 2017, 29(5): 1603885.
- [23] ZHANG X Y, LIN H, HUANG H, et al. Enhancing the Brightness of Cesium Lead Halide Perovskite Nanocrystal Based Green Light-Emitting Devices Through the Interface Engineering with Perfluorinated Ionomer[J]. Nano Letters, 2016, 16(2): 1415–1420.
- [24] LIU B Q, WANG L, GU H S, et al. Highly Efficient Green Light-Emitting Diodes from All-Inorganic Perovskite Nanocrystals Enabled by a New Electron Transport Layer[J]. Advanced Optical Materials, 2018, 6(11): 1800220.
- [25] SHI Y F, WU W, DONG H, et al. A Strategy for Architecture Design of Crystalline Perovskite Light-Emitting Diodes with High Performance[J]. Advanced Materials, 2018, 30(25): 1800251.
- [26] KIESLICH G, SUN S J, CHEETHAM A K. An Extended Tolerance Factor Approach for Organic-Inorganic Perovskites[J]. Chemical Science, 2015, 6(6): 3430-3433.
- [27] BABU R, GIRIBABU L, SINGH S P. Recent Advances in Halide-Based Perovskite Crystals and Their Optoelectronic Applications[J]. Crystal Growth & Design, 2018, 18(4): 2645-2664.
- [28] NEDELCU G, PROTESESCU L, YAKUNIN S, et al. Fast Anion-Exchange in Highly Luminescent Nanocrystals of Cesium Lead Halide Perovskites (CsPbX<sub>3</sub>, X=Cl, Br, I) [J]. Nano Letters, 2015, 15(8): 5635–5640.
- [29] LI G R, RIVAROLA F W R, DAVIS N J L K, et al. Highly Efficient Perovskite Nanocrystal Light-Emitting Diodes Enabled by a Universal Crosslinking Method[J]. Advanced Materials, 2016, 28(18): 3528–3534.
- [30] CHEN M, ZOU Y T, WU L Z, et al. Solvothermal Synthesis of High-Quality All-Inorganic Cesium Lead

Halide Perovskite Nanocrystals: From Nanocube to Ultrathin Nanowire[J]. Advanced Functional Materials, 2017, 27(23): 1701121.

- [31] JANA A, MITTAL M, SINGLA A, et al. Solvent-Free, Mechanochemical Syntheses of Bulk Trihalide Perovskites and Their Nanoparticles[J]. Chemical Communications, 2017, 53(21): 3046-3049.
- [32] BI C H, WANG S X, WEN W, et al. Room-Temperature Construction of Mixed-Halide Perovskite Quantum Dots with High Photoluminescence Quantum Yield[J]. The Journal of Physical Chemistry C, 2018, 122(9): 5151–5160.
- [33] ZHOU S, ZHU Y W, ZHONG J S, et al. Chlorine-Additive-Promoted Incorporation of Mn<sup>2+</sup> Dopants into CsPbCl<sub>3</sub> Perovskite Nanocrystals[J]. Nanoscale, 2019, 11(26): 12465–12470.
- [34] ZHANG C Y, WAN Q, WANG B, et al. Surface Ligand Engineering Toward Brightly Luminescent and Stable Cesium Lead Halide Perovskite Nanoplatelets for Efficient Blue-Light-Emitting Diodes[J]. The Journal of Physical Chemistry C, 2019, 123 (43): 26161–26169.
- [35] ZHONG Q X, CAO M H, XU Y F, et al. L-Type Ligand-Assisted Acid-Free Synthesis of CsPbBr<sub>3</sub> Nanocrystals with Near-Unity Photoluminescence Quantum Yield and High Stability[J]. Nano letters, 2019, 19(6): 4151-4157.
- [36] 张地伟.钙钛矿量子点与金属有机框架复合材料的制备、性能与应用研究 [D].北京:北京科技大学,2019. ZHANG Diwei. Preparation, Properties and Application of Perovskite Quantum Dots and Metal-Organic Framework Composites[D]. Beijing: University of Science and Technology Beijing, 2019.
- [37] CHEN S N. Optical Properties of CsPbCl<sub>3</sub> Nanocrystals in Phosphate Glass[J]. Journal of Materials Science: Materials in Electronics, 2019, 30(21): 19536–19540.
- [38] ZHOU H, YUAN S P, WANG X X, et al. Vapor Growth and Tunable Lasing of Band Gap Engineered Cesium Lead Halide Perovskite Micro/Nanorods with Triangular Cross Section[J]. ACS Nano, 2017, 11 (2): 1189–1195.
- [39] HAQUEA, RAVIVK, SHANKERGS, et al. Internal Heterostructure of Anion-Exchanged Cesium Lead Halide Nanocubes[J]. The Journal of Physical Chemistry C, 2018, 122(25): 13399–13406.
- [40] LI X M, CAO F, YU D J, et al. All Inorganic Halide Perovskites Nanosystem: Synthesis, Structural Features, Optical Properties and Optoelectronic Applications[J]. Small, 2017, 13(9): 1603996.
- [41] HU Y, ZHANG X Y, YANG C Q, et al.  $Fe^{2+}$

 宋 蓉,等

 全无机钙钛矿量子点的光学研究进展

Doped in CsPbCl<sub>3</sub> Perovskite Nanocrystals: Impact on the Luminescence and Magnetic Properties[J]. RSC Advances, 2019, 9(57): 33017–33022.

- [42] 季洪雷,周青超,潘 俊,等.量子点液晶显示背光 技术 [J].中国光学, 2017, 10 (5): 666-680.
  JI Honglei, ZHOU Qingchao, PAN Jun, et al. Advances and Prospects in Quantum Dots Based Backlights[J]. Chinese Optics, 2017, 10 (5): 666-680.
- [43] DING L, LIU S N, ZHANG Z L, et al. Stable Zn-Doped CsPbBr<sub>3</sub> NCs Glasses Toward an Enhanced Optical Performance for WLED[J]. Ceramics International, 2019, 45(17): 22699–22706.
- [44] GRAY M B, MAJHER J D, STROM T A, et al. Broadband White Emission in Cs<sub>2</sub>AgIn<sub>1-X</sub> BixCl<sub>6</sub> Phosphors[J]. Inorganic Chemistry, 2019, 58(19): 13403-13410.
- [45] 王 林.无机钙钛矿量子点的合成及发光二极管性能研究 [D]. 武汉:湖北大学, 2018.
  WANG Lin. Investigation on the Synthesis of All-Inorganic Perovskite Quantum Dots and the Light-Emitting Diodes Performance[D]. Wuhan: Hubei University, 2018.
- [46] PAUL S, SAMANTA A. N-Bromosuccinimide as Bromide Precursor for Direct Synthesis of Stable and Highly Luminescent Green-Emitting Perovskite Nanocrystals[J]. ACS Energy Letters, 2020, 5(1): 64–69.
- [47] SHI Z F, LI Y, ZHANG Y T, et al. High-Efficiency and Air-Stable Perovskite Quantum Dots Light-Emitting Diodes with an All-Inorganic Heterostructure[J]. Nano

Letters, 2017, 17(1): 313-321.

- [48] SWARNKAR A, MARSHALL A R, SANEHIRA E
   M, et al. Quantum Dot-Induced Phase Stabilization of α-CsPbI<sub>3</sub> Perovskite for High-Efficiency Photovoltaics[J].
   Science, 2016, 354(6308): 92–95.
- [49] ZHANG X L, XU B, WANG W G, et al. Plasmonic Perovskite Light-Emitting Diodes Based on the Ag-CsPbBr<sub>3</sub> System[J]. ACS Applied Materials & Interfaces, 2017, 9(5): 4926-4931.
- [50] CHIBA T, HAYASHI Y, EBE H, et al. Anion-Exchange Red Perovskite Quantum Dots with Ammonium Iodine Salts for Highly Efficient Light-Emitting Devices[J]. Nature Photonics, 2018, 12(11): 681–687.
- [51] XING J, ZHAO Y B, ASKERKA M, et al. Color-Stable Highly Luminescent Sky-Blue Perovskite Light-Emitting Diodes[J]. Nature Communications, 2018, 9: 3541.
- [52] YANG R, LI R Z, CAO Y, et al. Oriented Quasi-2D Perovskites for High Performance Optoelectronic Devices[J]. Advanced Materials, 2018, 30(51): 1804771.
- [53] CHEN H T, FAN L W, ZHANG R, et al. Sodium Ion Modifying in Situ Fabricated CsPbBr<sub>3</sub> Nanoparticles for Efficient Perovskite Light Emitting Diodes[J]. Advanced Optical Materials, 2019, 7(21): 1900747.
- [54] TODOROVIĆ P, MA D X, CHEN B, et al. Spectrally Tunable and Stable Electroluminescence Enabled by Rubidium Doping of CsPbBr<sub>3</sub> Nanocrystals[J]. Advanced Optical Materials, 2019, 7(24): 1901440.

(责任编辑:邓彬)

## Research Progress in Optics of All-Inorganic Perovskite Quantum Dots

SONG Rong, LI Ying, WEI Xuran, QIAN Jun

(School of Printing and Packaging, Wuhan University, Wuhan 430079, China)

**Abstract:** Compared with traditional semiconductor quantum dots, all-inorganic perovskite quantum dots have the advantages of excellent luminous performance, adjustable emission wavelength, and high photoluminescence quantum yield. They are ideal materials in the field of optoelectronics and have been widely used in light-emitting diodes, solar cells and other optoelectronic devices. The research progress of all-inorganic perovskite quantum dots in recent years was reviewed. Firstly, the synthetic methods of all-inorganic perovskite quantum dots were introduced. Then the effects of ion doping and ligand modification on all-inorganic perovskite quantum dots were analyzed. Additionally, the application of all-inorganic perovskite quantum dots in light-emitting diodes was described. Finally, the future development trend of all-inorganic perovskite quantum dots was prospected to provide further reference and in light-emitting diodes.

Keywords: all-inorganic perovskite; quantum dot; ion doping; ligand modification; light-emitting diode