文章编号:1000-324X(2021)05-0507-06

DOI: 10.15541/jim20200358

CsPbBr₃@TiO₂核壳结构纳米复合材料 用作水稳高效可见光催化剂

肖 翔, 郭少柯, 丁 成, 张志洁, 黄海瑞, 徐家跃

(上海应用技术大学 材料科学与工程学院, 上海 201418)

摘要:CsPbBr₃钙钛矿量子点在水中的不稳定性一直是限制其应用的关键因素。本工作采用钛酸四丁酯水解结合煅烧的方法在CsPbBr₃表面包覆TiO₂保护层,制备了一种具有良好水稳定性和光催化活性的CsPbBr₃@TiO₂核壳结构纳米复合材料。所合成的CsPbBr₃钙钛矿量子点尺寸约为8nm,包覆层为不完全结晶的TiO₂,其厚度约为20nm。 采用在可见光下降解水中有机污染物罗丹明B表征了CsPbBr₃@TiO₂复合材料的光催化性能。结果表明,CsPbBr₃@TiO₂复合材料的光催化性能远优于纯TiO₂和CsPbBr₃@TiO₂复合材料的光催化性能。结果表明, CsPbBr₃@TiO₂复合材料的光催化性能远优于纯TiO₂和CsPbBr₃. 钙钛矿量子点。光电流测试结果表明,CsPbBr₃和 TiO₂形成的异质结构能够促进光生载流子的分离,从而提升CsPbBr₃@TiO₂复合材料光催化性能。更重要的是,TiO₂ 可以作为CsPbBr₃的保护层将CsPbBr₃和水分隔开来,使得CsPbBr₃@TiO₂复合材料具有很好的水稳定性。经过光 催化降解污染物之后,回收的CsPbBr₃@TiO₂复合材料的形貌、发光和光催化性能保持不变。

关 键 词: CsPbBr₃@TiO₂; 纳米复合材料; 光催化; 电荷分离

中图分类号: O643 文献标志码: A

CsPbBr₃@TiO₂ Core-shell Structure Nanocomposite as Water Stable and Efficient Visible-light-driven Photocatalyst

XIAO Xiang, GUO Shaoke, DING Cheng, ZHANG Zhijie, HUANG Hairui, XU Jiayue (School of Materials Science and Engineering, Shanghai Institute of Technology, Shanghai 201418, China)

Abstract: The inherent poor stability of CsPbBr₃ perovskite quantum dots (QDs) is the main impediment restricting their applications. In this work, a CsPbBr₃@TiO₂ core-shell structure nanocomposite with high water stability and efficient photocatalytic activity was fabricated through the hydrolysis of tetrabutyl titanate, followed by calcination. The as-prepared CsPbBr₃QDs have a size of *ca*. 8 nm, encapsulated by incompletely crystallized TiO₂ protective layer with a thickness of *ca*. 20 nm. The photocatalytic performance of the CsPbBr₃@TiO₂ nanocomposite was investigated by degradation of Rhodamine B (RhB) in water under visible light irradiation. The result shows that the CsPbBr₃@TiO₂ nanocomposite exhibits much more enhanced photocatalytic activity than pure TiO₂ and CsPbBr₃ perovskite quantum dots. The photocurrent test results showed that the formation of the CsPbBr₃@TiO₂ heterostructure can promote the separation of photogenerated carriers, which led to the improvement of photocatalytic performance of the composite material. More importantly, TiO₂ can act as a protective layer

收稿日期: 2020-06-30; 收到修改稿日期: 2020-08-27; 网络出版日期: 2020-09-20

基金项目:国家自然科学基金(51972213) National Natural Science Foundation of China (51972213)

作者简介:肖翔(1995-),男,硕士研究生.E-mail:18856267707@163.com

XIAO Xiang(1995–), male, Master candidate. E-mail: 18856267707@163.com

通信作者: 张志洁, 副教授. E-mail: zjzhang@sit.edu.cn; 徐家跃, 教授. E-mail: xujiayue@sit.edu.cn ZHANG Zhijie, associate professor. E-mail: zjzhang@sit.edu.cn; XU Jiayue, professor. E-mail: xujiayue@sit.edu.cn

to separate CsPbBr₃ from water, which brings about the high water stability of the CsPbBr₃@TiO₂ nanocomposite. After photocatalytic degradation of pollutants, the recovered CsPbBr₃@TiO₂ nanocomposite retained its original morphology, luminescent and photocatalytic properties.

Key words: CsPbBr₃@TiO₂; nanocomposite; photocatalysis; charge separation

全无机钙钛矿量子点 CsPbX₃ (X=Cl, Br, I)具有 吸收系数高、发光效率高、发光在整个可见光范围 内可调和发射谱线窄等优异性能,引起了广泛关 注。作为新型发光材料,钙钛矿量子点在发光二极 管、太阳能电池、光探测和激光等领域具有广阔的 应用前景,是近年来光电材料的研究热点^[1-4]。然而, 它的离子结构特殊,造成其稳定性很差,从而限制 了实际应用。其中,水和氧气是影响钙钛矿量子点 环境稳定性的关键因素。当这类材料暴露在空气中 时,与水和氧气的接触会使其发生快速分解而破坏 离子结构。因此,稳定性问题限制了该材料在水相 中的应用,如光催化、光电催化以及生物检测等^[5-7]。 因此,开发具有水稳定性的钙钛矿量子点,对于进 一步拓展全无机钙钛矿量子点在水环境中的应用具 有十分重要的意义。

近年来,研究者采取了大量措施来解决CsPbX3 钙钛矿量子点的稳定性问题,包括引入防水配位基 进行表面钝化、掺杂其他离子以及采用无机或者有 机保护层进行包覆等^[8-12]。表面钝化和离子掺杂虽 然可以在一定程度上提高 CsPbX,钙钛矿量子点的 稳定性, 但是这两种方法都有其局限性, 例如, 配 位基在 CsPbX,表面和溶液之间存在动态配体交换 过程,在高湿度、极性溶剂或者高温条件下会严重 破坏 CsPbX₃的结构;而离子掺杂并没有改变 CsPbX₃的初始晶体结构,致使其稳定性提高有限。 与前两种方法不同, 包覆是在 CsPbX3 的表面引入 具有较高机械强度和不透气的有机或者无机化合物 保护层。这些保护层通过包覆 CsPbX,钙钛矿量子 点,有效防止CsPbX3与水、氧气等接触。并且包覆 还可以防止 CsPbX,钙钛矿量子点在溶液中的团聚, 使其保持稳定性。因此,包覆是提高 CsPbX3 钙钛矿 量子点稳定性最有效和最直接的方法。

迄今为止,大量材料被用做 CsPbX₃ 钙钛矿量 子点的包覆材料,包括无机氧化物材料(如 SiO₂^[13]、 Al₂O₃^[14]、SnO₂^[15]等)和有机高分子材料(如环氧树 脂^[16]、聚苯乙烯^[17]、聚甲基丙烯酸甲酯^[17]、聚偏氟 乙烯^[18]等)。用这些材料对 CsPbX₃ 钙钛矿量子点进 行包覆,大幅度提高了 CsPbX₃ 钙钛矿量子点的湿 度与空气稳定性。但是由于包覆所使用的有机或者 无机包覆层均为不导电的绝缘材料,导致包覆以后 的材料电荷传输性能下降,不利于其在光电或者催 化领域的实际应用。因此,急需开发出兼具高稳定 性和高电荷传输特性的钙钛矿量子点材料,以实现 其在光电及相关领域的应用。

Li 等^[19]采用 TiO₂对 CsPbBr₃钙钛矿量子点进行 包覆, 大幅提升了 CsPbBr₃ 在水中的稳定性, 并利 用 TiO₂壳层的导电性提升了 CsPbBr₃/TiO₂复合材料 的电荷分离效率。在此基础上, 为了拓展 CsPbBr₃ 钙钛矿量子点在液相光催化领域的应用, 本工作制 备了 CsPbBr₃@TiO₂ 核壳结构纳米复合材料, 并研 究了该材料降解水中有机污染物罗丹明 B 的光催化 性能和稳定性。

1 实验方法

1.1 实验试剂

碳酸铯(Cs₂CO₃, 99.9%), 油酸(C₁₈H₃₄O₂, >90%); 十八烯(C₁₈H₃₆, >90%), 油胺(C₈H₁₉N, >90%), 溴化 铅(PbBr₂, 99.999%), 丙酮(CH₃COCH₃, 99.5%), 甲 苯(C₇H₈, 99.5%), 钛酸四丁酯(C₁₆H₃₆O₄Ti, 99%)。以 上化学试剂均购于上海泰坦集团。

1.2 材料的制备

1.2.1 CsPbBr3钙钛矿量子点的制备

参考文献[20]的制备方法,采用热注入法合成 CsPbBr₃ 量子点。在氩气环境中,将 0.8 g Cs₂CO₃, 2.5 mL 油酸和 30 mL 十八烯的混合物放入 100 mL 的四颈烧瓶中脱气,在 130 ℃下保温 1 h。然后将反 应温度升至 150 ℃再保温 0.5 h,直到所有的 Cs₂CO₃ 与油酸反应,经自然冷却至室温后,得到 Cs 前驱 体。将十八烯(10 mL),油酸(1 mL)、油胺(1 mL)和溴 化铅(0.36 mmol)混合,在 130 ℃氩气气氛中脱气 1 h。等到溴化铅完全溶解之后,将温度升至 160 ℃ 再保温 10 min。然后将 1 mL Cs 前驱体迅速注入上 述热混合物中,并在 5 s 后用冰浴停止反应,得到 CsPbBr₃ 钙钛矿量子点。通过添加过量丙酮使 CsPbBr₃ 纳米晶沉淀,并进行离心分离,用甲苯和 丙酮的混合溶液洗涤产物。最后,将产物分散在甲 苯中以供进一步使用。

1.2.2 CsPbBr₃@TiO₂复合材料的制备

参考文献[19]方法制备 CsPbBr₃@TiO₂ 复合材 料。将 20 μL 钛酸四丁酯溶解在 1 mL 甲苯中,在磁 力搅拌下,再将其滴加至 10 mL浓度为 1 mg/mL 的 CsPbBr₃量子点的甲苯溶液中。在温度为 25 ℃,湿 度为 30%的手套袋中搅拌 3 h,离心分离得到产物, 并在 80 ℃下真空干燥 12 h。将所得的粉末放入管 式炉中,在氩气保护气氛下升温至 300 ℃并煅烧 5 h。自然冷却至室温,得到 TiO₂ 包覆 CsPbBr₃ 钙钛 矿量子点材料。

1.3 材料的表征

采用 X 射线衍射仪(XRD, D/max 2200PC, 铜 靶电压 40 kV, 电流 40 mA)测试样品的物相。采用 透射电子显微镜(TEM, FEI tecnaiG2F30, 200 kV) 表征样品的显微结构。采用 X 射线光电子能谱仪 (XPS, ESCALAB 250Xi)对样品进行成分标定及元 素化学状态分析。采用傅里叶变换红外光谱仪 (FT-IR, Nicolet iN10)研究材料的分子结构和化学键。采用电化学工作站(CHI 650E, 上海辰华)测试样品的光电流。采用三电极系统测试光电流, 以涂敷样品的 FTO 玻璃做工作电极, 饱和甘汞电极做参比 电极, 铂丝做对电极。电解质为 0.1 mol/L 的 Na₂SO₄ 溶液, 光源为 500 W 的氙灯。

1.4 材料的光催化性能表征

称量 0.05 g 的催化剂,将其超声分散于 50 mL 罗丹明 B 溶液(10⁻⁵ mol/L)中,得到的悬浮液在避 光条件下搅拌 0.5 h 以达到吸附平衡,然后将其置于 500 W 氙灯(采用 420 nm 滤波片滤去紫外光)下进行 可见光照射。每隔 10 min 取样一次,对所取溶液离 心分离后,用紫外-可见分光光度计(PE Lambda 900)测试罗丹明 B 溶液在最大吸收波长 552 nm 处 的吸光度。

2 结果与讨论

2.1 XRD 分析

图 1 为 CsPbBr₃ 钙钛矿量子点、TiO₂ 和 CsPbBr₃@TiO₂ 复合材料的 XRD 图谱。由图可知, CsPbBr₃ 钙钛矿量子点在 2θ =15.2°, 21.5°, 26.3°, 30.7°, 34.5°, 37.6°和43.7°处均出现了明显的特征峰, 分别对应 CsPbBr₃量子点的(100), (110), (111), (200), (210), (211)和(202)晶面。所有的 XRD 特征峰对应 单斜相 CsPbBr₃ 的标准卡(JCPDS 18-0364), 说明制 备的 CsPbBr₃ 量子点具有单斜相结构。相比于纯 CsPbBr₃ 钙钛矿量子点, CsPbBr₃@TiO₂ 复合材料的 XRD 图谱没有明显的变化, 只是在 2θ =25.1°处出 现了锐钛矿相 TiO₂ 的最强衍射峰, 说明在包覆过 程中 CsPbBr₃ 钙钛矿量子点的相结构没有遭到破 坏。另一方面, TiO₂ 只检测到 2θ =25.1°处的最强衍 射峰, 可能是由于 TiO₂ 结晶不完全, 含有非晶态 的 TiO₂。

2.2 TEM 分析

图 2(a,b)分别为 CsPbBr₃和 CsPbBr₃@TiO₂的 TEM 照片。由图 2(a)可知, 合成的 CsPbBr₃ 钙钛



图 1 CsPbBr₃、TiO₂和CsPbBr₃@TiO₂的XRD图谱 Fig. 1 XRD patterns of CsPbBr₃, TiO₂ and CsPbBr₃@TiO₂



图 2 CsPbBr₃(a)和 CsPbBr₃@TiO₂(b)的 TEM 照片; (c)CsPbBr₃@TiO₂的高分辨 TEM 照片 Fig. 2 TEM images of CsPbBr₃(a) and CsPbBr₃@TiO₂(b), and (c) HRTEM image of CsPbBr₃@TiO₂

矿量子点呈立方体形状,尺寸集中在 8 nm 左右,分 布均匀,表现出良好的单分散性。图 2(b)中的黑色 阴影部分为内层 CsPbBr₃ 量子点,黑色区域周围的 灰色阴影区域为 TiO₂ 壳层,表明 CsPbBr₃ 钙钛矿量 子点被 TiO₂ 壳层包覆,形成了 CsPbBr₃@TiO₂ 核壳 结构纳米复合材料。图 2(c)为 CsPbBr₃@TiO₂ 复合 材料的高分辨 TEM 照片,其中 0.344 nm 的晶面间 距对应于锐钛矿相 TiO₂ 的(101)晶面,说明 TiO₂ 包 覆层为锐钛矿相。

2.3 傅里叶变换红外光谱分析

图 3 是 CsPbBr₃ 钙钛矿量子点、TiO₂和 CsPbBr₃@TiO₂ 复合材料的傅里叶变换红外光谱图, 可以看出,样品在 3443.0 cm⁻¹处都表现出明显的吸 收信号,对应于表面羟基的伸缩振动模式。CsPbBr₃ 钙钛矿量子点在 2922.0 和 2857.3 cm⁻¹处有两个吸 收峰,归属于--CH₃的反对称拉伸模式。CsPbBr₃@TiO₂ 复合材料的红外光谱中,1637.6 和 1393.7 cm⁻¹处的 吸收峰来自于表面羟基的伸缩振动,1113.6 和 620.5 cm⁻¹处的吸收峰则来自于Ti--O键的不对称振 动模式^[21-22]。另外,可以看出 CsPbBr₃@TiO₂复合材 料和纯TiO₂的红外光谱基本一致,说明TiO₂包覆在 CsPbBr₃钙钛矿量子点的外面,导致无法探测到内 层 CsPbBr₃钙钛矿量子点的吸收峰。



图 3 CsPbBr₃、TiO₂和 CsPbBr₃@TiO₂的傅里叶变换红外 光谱

Fig. 3 FT-IR spectra of CsPbBr₃, TiO₂ and CsPbBr₃@TiO₂

2.4 XPS 分析

采用 XPS 分析 CsPbBr₃@TiO₂ 复合材料的表面 化学组成及元素化合价态。图 4(a)为 CsPbBr₃@TiO₂ 复合材料的 XPS 全谱图,从图中可以观察到 Cs3d、 Pb4f、Br3d、Ti2p、O1s 和 C1s 的特征峰,表明 CsPbBr₃@TiO₂ 复合材料中含有 Cs、Pb、Br、Ti 和 O 等元素。图 4(b,c)分别为 Ti2p 和 O1s 的高分 辨分峰拟合谱,从图 4(b)中可以看出,Ti2p 由两个峰 组成,其中 458.3 和 464.3 eV 处的特征峰分别对应 于 Ti2p_{3/2}和 Ti2p_{1/2}的峰;从图 4(c)中可以看出,O1s 可以被拟合成两个峰,其中 529.7 和 531.1 eV 的特 征峰分别对应于 Ti-O 和 O-H 两种结合状态^[23]。XPS 的测试结果进一步证实所得的复合材料由 CsPbBr₃ 钙钛矿量子点和 TiO₂ 两种材料组成。

2.5 光催化性能表征

通过在可见光下降解模拟污染物罗丹明 B 表征 CsPbBr₃@TiO₂复合材料的光催化性能,结果如图 5(a) 所示,可以看出,CsPbBr₃@TiO₂复合材料作为光催 化剂的条件下,随着光照时间的延长,罗丹明 B 逐 渐被降解,光照60min时降解完全。而在单CsPbBr3 或 TiO2 的作用下, 罗丹明 B 几乎没有降解。这是因 为TiO2在可见光下没有响应,导致其可见光催化性 能较差。而 CsPbBr3 钙钛矿量子点由于在水中结构 不稳定,导致其在水中很快发生分解而失去光催化 活性。而在包覆 TiO2之后, TiO2可以作为保护层将 CsPbBr₃和水分隔开来,从而防止 CsPbBr₃分解。从 图 5(b)可以看出,经过光催化降解实验之后,回收 的 CsPbBr₃@TiO₂复合材料保持了原有的核壳结构, 说明包覆 TiO2确实能够保持 CsPbBr3 钙钛矿量子点 在水中的结构稳定性。为了进一步证实 CsPbBr₃@TiO₂复合材料在水中的稳定性,对光催化 降解实验前后材料的PL谱进行了测试,结果如图5(c) 所示, CsPbBr₃@TiO₂复合材料的 PL 谱在光催化降解 实验前后没有明显的变化。除此之外,循环实验表明, 经过三次循环测试, CsPbBr₃@TiO₂ 复合材料降解罗



Fig. 4 Survey XPS spectrum of CsPbBr₃@TiO₂ (a), and high resolution XPS spectra of Ti2p (b) and O1s (c)



图 5 (a) CsPbBr₃、TiO₂和 CsPbBr₃@TiO₂在可见光下降解罗丹明 B 的光催化性能比较; (b)降解实验后回收的 CsPbBr₃@TiO₂复合材料的 TEM 照片; (c)降解实验前后 CsPbBr₃@TiO₂的 PL 光谱对比图; (d) CsPbBr₃@TiO₂降解罗丹明 B 的循环实验

Fig. 5 (a) Comparison of photocatalytic activities of CsPbBr₃, TiO₂ and CsPbBr₃@TiO₂ for degradation of Rhodamine B under visible light irradiation; (b) TEM image of recycled CsPbBr₃@TiO₂ after the degradation experiment;
(c) Comparison of PL spectra of CsPbBr₃@TiO₂ before and after the degradation experiment;
(d) Cycle runs of the photocatalytic degradation of RhB over CsPbBr₃@TiO₂

丹明B的光催化性能没有明显的下降(图5(d)),证明 该材料具有较高的水稳定性。

2.6 光催化反应机理

光电流可以直接反映光催化剂的载流子分离效率,而载流子的分离效率和材料的光催化性能密切相关^[24]。为了研究 CsPbBr₃@TiO₂ 复合材料的光催 化性能提升机理,测试了样品的光电流,结果如 图 6(a)所示。可以看出,包覆 TiO₂之后,CsPbBr₃钙 钛矿量子点的光电流有了大幅提升,分别为纯 CsPbBr₃钙钛矿量子点和 TiO₂的 6 倍和 1.5 倍左右, 说明 CsPbBr₃钙钛矿量子点与 TiO₂复合能够有效提 升材料的载流子分离效率。在实际光催化的过程中, 载流子的分离效率是影响光催化性能的关键因素, 它直接影响光催化剂的最终效率,而构建异质结可 以有效提高载流子的分离效率。在各种形式的异质 结中,II 型异质结和直接型 Z-scheme 是两种最典型 的提高载流子分离效率的方式^[25-26]。II 型异质结和 直接型 Z-scheme 都是由两种半导体材料组成,其中 II 型异质结由于两种半导体材料的能级位错可以促 进光生载流子在界面间的电荷转移,从而有利于





载流子的分离。根据文献可知, CsPbBr₃ 钙钛矿量子 点的价带和导带位置分别为 1.5 和-1.0 eV^[27],而 TiO₂的价带和导带位置分别为 2.7 和-0.5 eV^[28]。因 此, CsPbBr₃ 钙钛矿量子点的导带位置高于 TiO₂,而 其价带位置也在 TiO₂ 的价带位置之上。两者的能级 交错形成 II 型异质结。在可见光的激发下,钙钛矿 量子点产生的光生电子可以转移到 TiO₂ 的导带上, 抑制 CsPbBr₃ 钙钛矿量子点中光生载流子的复合, 促进光生载流子的分离(如图 6(b)所示),从而提升 光催化性能。

3 结论

利用钛酸四丁酯的水解并煅烧,成功地在 CsPbBr₃钙钛矿量子点表面包覆 TiO₂ 壳层,制备了 CsPbBr₃@TiO₂核壳结构纳米复合材料。TiO₂作为保 护层,大幅提升了 CsPbBr₃钙钛矿量子点在水中的 结构稳定性。经过光催化降解罗丹明 B 之后, CsPbBr₃@TiO₂复合材料的形貌、发光和光催化性能 没有发生明显的变化。并且,TiO₂包覆还提高了 CsPbBr₃@TiO₂复合材料的载流子分离效率,从而 提升了材料的光催化性能。本研究为使用卤化物钙 钛矿量子点作为可见光催化剂提供了新的思路。

参考文献:

- ZHOU H, CHEN Q, LI G, *et al.* Interface engineering of highly efficient perovskite solar cells. *Science*, 2014, 345(6196): 542–546.
- [2] LÜ W Z, LI L, XU M C, et al. Improving the stability of metal halide perovskite quantum dots by encapsulation. Advanced Materials, 2019, 31(28): 1900682.
- [3] LI X M, WU Y, ZHANG S L, et al. CsPbX₃ quantum dots for lighting and displays: room-temperature synthesis, photoluminescence superiorities, underlying origins and white light-emitting diodes. Advanced Functional Materials, 2016, 26(15): 2435–2445.
- [4] LIUY, LI F S, LI Q Q, et al. Emissions at perovskite quantum dot/film interface with halide anion exchange. ACS Photonics, 2018, 5(11): 4504–4512.
- [5] PARK S, CHANG W J, LEE C W, et al. Photocatalytic gydrogen generation from hydriodic acid using methylammonium lead iodide in dynamic equilibrium with aqueous solution. *Nature Energy*, 2016, 2(1): 16185.
- [6] HA S T, SU R, XING J, et al. Metal halide perovskite nanomaterials: synthesis and applications. *Chemical Science*, 2017, 8(4): 2522–2536.
- [7] LI X, CAO F, YU D, et al. All inorganic halide perovskites nanosystem: synthesis, structural features, optical properties and optoelectronic applications. Small, 2017, 13(9): 1603996.
- [8] AKKERMAN Q A, RAINO G, KOVALENKO M V, et al. Genesis challenges and opportunities for colloidal lead halide perovskite nanocrystals. *Nature Materials*, 2018, 17(5): 394.
- [9] BAI S, YUAN Z, GAO F, et al. Colloidal metal halide perovskite nanocrystals: synthesis characterization and applications. *Journal* of Materials Chemistry C, 2016, 4(18): 3898–3904.
- [10] ATOURKI L, VEGA E, MAN B, *et al.* Role of the chemical substitution on the structural and luminescence properties of the mixed halide perovskite thin MAPbI_{3-x}Br_x ($0 \le x \le 1$) films.

Applied Surface Science, 2016, **371:** 112–117.

- [11] OTTO T, MULLER M, MUNDRA P, et al. Colloidal nanocrystals embedded in macrocrystals: robustness, photostability, and color purity. *Nano Letters*, 2012, **12(10)**: 5348–5354.
- [12] HANSKE C, HILL E H, VILA-LIARTE D, et al. Solvent-assisted self-assembly of gold nanorods into hierarchically organized plasmonic mesostructures. ACS Applied Materials & Interfaces, 2019, 11(12): 11763–11771.
- [13] SHAO H, BAI X, PAN G, et al. Highly efficient and stable blue-emitting CsPbBr₃@SiO₂ nanospheres through low temperature synthesis for nanoprinting and wled. *Nanotechnology*, 2018, 29(28): 285706.
- [14] LOIUDICE A, SARIS S, OVEISI E, et al. CsPbBr₃ QD/AlO_x inorganic nanocomposites with exceptional stability in water light and heat. Angewandte Chemie International Edition, 2017, 56(53): 10696–10701.
- [15] LIAO J F, XU Y F, WANG X D, et al. CsPbBr₃ nanocrystal/MO₂ (M=Si, Ti, Sn) composites: insight into charge-carrier dynamics and photoelectrochemical applications. ACS Applied Materials & Interfaces, 2018, 10(49): 42301–42309.
- [16] LIU S, HE M, DI X, et al. CsPbX₃ nanocrystals films coated on YAG: Ce³⁺ pig for warm white lighting source. Chemical Engineering Journal, 2017, **330**: 823–830.
- [17] XIN Y, ZHAO H, ZHANG J, et al. Highly stable and luminescent perovskite–polymer composites from a convenient and universal strategy. ACS Applied Materials & Interfaces, 2018, 10(5): 4971–4980.
- [18] ZHOU Q, BAI Z, LU W G, et al. In situ fabrication of halide perovskite nanocrystal-embedded polymer composite films with enhanced photoluminescence for display backlights. Advanced Materials, 2016, 28(41): 9163–9168.
- [19] LI Z J, HOFMAN E, LI J, et al. Photoelectrochemically active and environmentally stable CsPbBr₃/TiO₂ core/shell nanocrystals. Advanced Functional Materials, 2018, 28(1): 1704288.
- [20] PROTESESCU L, YAKUNIN S, BODNARCHUK M I, et al. Nanocrystals of cesium lead halide perovskites (CsPbX₃, X = Cl, Br, and I): novel optoelectronic materials showing bright emission with wide color gamut. Nano Letters, 2015, 15(6): 3692–3696.
- [21] FANG X X. Construction of highly ordered ZnO–TiO₂ nanotube arrays (ZnO/TNTs) heterostructure for photocatalytic application. ACS Applied Materials & Interfaces, 2012, 4(12): 7055–7063.
- [22] GUO W, LIN Z, WANG X, et al. Sonochemical synthesis of nanocrystalline TiO₂ by hydrolysis of titanium alkoxides. *Microelectronic Engineering*, 2003, 66(1-4): 95–101.
- [23] YANG J, WANG Y, LI W, et al. Amorphous TiO₂ shells: a vital elastic buffering layer on silicon nanoparticles for high-performance and safe lithium storage. *Advanced Materials*, 2017, **29(48)**: 1700523.
- [24] KIM H G, BORSE P H, CHOI W Y, et al. Photocatalytic nanodiodes for visible light photocatalysis. Angewandte Chemie International Edition, 2005, 44(29): 4585–4589.
- [25] ZHOU D, ZHI C, QIAN Y, et al. In-situ construction of all-solid-state Z-scheme g-C₃N₄/TiO₂ nanotube arrays photocatalyst with enhanced visible-light-induced properties. Solar Energy Materials and Solar Cells, 2016, 157: 399–405.
- [26] ZHOU J, CHEN W, SUN C, et al. Oxidative polyoxometalates modified graphitic carbon nitride for visible-light CO₂ reduction. ACS Applied Materials & Interfaces, 2017, 9(13): 11689–11695.
- [27] DONG Y, QIAO T, KIM D, et al. Precise control of quantum confinement in cesium lead halide perovskite quantum dots via thermodynamic equilibrium. Nano Letters, 2018, 18(6): 3716–3722.
- [28] LEE S, LEE K, KIM W D, et al. Thin amorphous TiO₂ shell on CdSe nanocrystal quantum dots enhances photocatalysis of hydrogen evolution from water. *The Journal of Physical Chemistry C*, 2014, **118(41)**: 23627–23634.