文章编号: 1005-5630(2022)01-0063-07

DOI: 10.3969/j.issn.1005-5630.2022.01.010

单层 MoS₂ 和 WS₂ 的太赫兹近场显微成像研究

叶鑫林,游冠军

(上海理工大学光电信息与计算机工程学院,上海 200093)

摘要:采用太赫兹散射式扫描近场光学显微镜(THz s-SNOM)研究了化学气相沉积法制备的单层 MoS₂和WS₂ 晶粒的太赫兹近场响应。在没有可见光激发时,未探测到可分辨的太赫兹近场响应,说明晶粒具有较低的掺杂载流子浓度。有可见光激发时,由于光生载流子的太赫兹近场响应,能够测得与晶粒轮廓完全吻合的太赫兹近场显微图。在相同的光激发条件下,MoS₂的太赫兹近场响应强于WS₂,反映了两者之间载流子浓度或迁移率的差异。研究结果表明,THz s-SNOM 兼具超高的空间分辨率和对光生载流子的灵敏探测能力,对二维半导体材料和器件光电特性的微观机理研究具有独特的优势。

关键词:太赫兹散射式近场光学显微镜;二硫化钼;二硫化钨;光生载流子分布;近场成像 中图分类号:O433 文献标志码:A

Terahertz near-field microscopic imaging study of monolayer MoS₂ and WS₂

YE Xinlin, YOU Guanjun

(School of Optical-Electrical and Computer Engineering, University of Shanghai for Science and Technology, Shanghai 200093, China)

Abstract: In this paper, the terahertz near-field response of monolayer MoS_2 and WS_2 grains prepared by chemical vapor deposition was investigated by terahertz scattering scanning near-field optical microscopy (THz s-SNOM). No resolvable terahertz near-field response was detected in the absence of visible excitation, indicating that the grains have a low doped carrier concentration. With visible light excitation, we were able to measure a terahertz near-field micrograph that exactly matches the grain profile due to the terahertz near-field response of the photogenerated carriers. Under the same photoexcitation conditions, the terahertz near-field response of MoS_2 is stronger than that of WS_2 , it reflects the difference of carrier concentration or mobility between them. The results show that THz s-SNOM combines ultra-high spatial resolution and sensitive detection of photogenerated carriers. It is uniquely suited for micromechanics studies of the optoelectronic properties of two-dimensional semiconductor materials and devices.

收稿日期: 2021-03-22

基金项目: 国家重点研发计划(2017YFF0106304, 2016YFF0200306)

作者简介: 叶鑫林 (1996—), 男, 硕士研究生, 研究方向为太赫兹散射型扫描近场光学显微技术。 E-mail: 19916548041@163.com

通信作者:游冠军(1979—),男,副教授,研究方向为近场光学显微技术与超快光谱技术。 E-mail: youguanjun@126.com

引 言

过渡金属硫化物(TMDs)由于其优越的电学 和光学性质^[1-3]已经成为广泛研究的二维材料之 一,也被认为是实现下一代新型光电器件的理想 材料。大部分单层 TMDs 是直接带隙半导体^[4], 可用于制备超薄场效应晶体管^[5-6],光电探测 器^[7-8]和发光二极管^[9-10]等器件。为了研究 TMDs 材料和器件特性的微观机理,需要在纳米尺度上 分析表征材料中的载流子类型、浓度、迁移率及 光电导等特性。

基于扫描探针显微镜(SPM)的表征技术非常 适用于 TMDs 的研究,可以同时获得纳米级空 间分辨率的形貌和光学或电学信息,而且这类测 试技术对工作环境没有苛刻的要求,也不需要特 殊的样品制备环节^[11-13]。近年来,与微波相结合 的 SPM 技术逐渐成为研究层状材料的有效工 具。例如,扫描微波显微镜(SMM)与扫描微波 阻抗显微镜(SMIM)通过给扫描探针施加吉赫兹 的信号,实现对载流子分布的显微表征,并研究 样品的光电导变化^[14-17],但目前此类技术无法使 用更高频的电信号,这限制了其在太赫兹频段的 应用。

基于原子力显微镜(AFM)轻敲工作模式的 散射式近场扫描光学显微技术(s-SNOM)同样适 用于各类微纳材料的研究^[18]。随着 s-SNOM 与 太赫兹测量技术的结合^[19-20],使太赫兹显微探测 的空间分辨率达到了纳米量级,可实现对微纳材 料的无损测量。当半导体材料中载流子类型、浓 度、迁移率发生变化时,其在太赫兹频段的介电 常数也随之改变,继而引起近场散射信号的变 化^[21],因此半导体的太赫兹近场响应与载流子 的性质密切相关,THz s-SNOM 能够显微表征半 导体材料中的载流子分布并获取类型、浓度或迁 移率等信息^[22]。

本文通过实验和仿真研究了单层 TMDs 中 光生载流子的太赫兹近场响应。首次利用 THz s-SNOM 对单层 MoS₂ 和 WS₂ 晶粒进行可见光激 发下的近场显微成像,分析讨论了两者之间近场 信号幅度的差异。结果表明,THz s-SNOM 能够 高空间分辨率、高灵敏地探测 TMDs 中的光生 载流子,因此对 TMDs 材料的显微表征和其光 电特性的微观机理研究具有重要的应用价值。

1 实验设计

1.1 实验装置

本文利用自主设计的 s-SNOM 系统进行太 赫兹近场显微成像^[23]。图 1为 THz s-SNOM系统 示意图,采用太赫兹倍频器和混频器作为发射 源和探测器。倍频器输出的太赫兹波(频率为 140 GHz)通过抛物面镜准直,并聚焦到探针的 尖端上,从针尖返回的散射信号被耦合进探测 器。系统探针的振动频率为 Ω ,混频器输出的中 频频率为 $\Delta \Omega$,以 $n\Omega \pm m\Delta \Omega$ (n,m = 1,2,3...)作为 参考频率来解调散射信号,相应的信号称为 *m* 阶近场信号。



1.2 材料准备

单层 MoS₂和 WS₂ 晶粒采用化学气相沉积 法(CVD)制备。MoS₂以 MoO₃和固态硫作为 生长原料,使用氩气作为生长载气,生长气压为 4000 Pa;在 80 mm 管径的双温区管式炉中将 MoO₃升温至 650 ℃,硫升温至 180 ℃,然后生 长 10 min,得到 Si/SiO₂ 基底上的单层 MoS₂ 晶 粒。WS₂采用高纯WO₃和高纯硫作为原材料,生 长载气为氩气和氢气;在三温区管式炉中,蓝宝 石基底放置在载气气流的下方且距离WO₃7 cm 处,将WO₃升温至1000℃,硫升温至200℃, 生长10min,得到单层WS₂晶粒,然后再通过 PMMA 辅助转移到Si/SiO₂基底上。单层MoS₂ 和WS₂晶粒的光学显微图如图2所示,可以看 出三角形MoS₂晶粒的边长约为20 μ m,而WS₂ 晶粒的尺寸较大,约为40~100 μ m。



(a) MoS₂ 三角晶粒



(b) WS2 三角晶粒



2 实验结果与讨论

首先,对单层 MoS₂ 晶粒进行了太赫兹近场 显微成像表征。图 3(a)为 AFM 测得的单层 MoS₂ 晶粒的形貌图,如插图所示晶粒的厚度约 为 0.8 nm。此外, 从图 3(a)中可以看到样品表 面吸附有少量的颗粒, 此前的研究表明薄层二维



材料(例如石墨烯、MoS2、WS2等)会吸附空气中 的污染物而老化^[24]。图 3(b)为没有激光辐照时 MoS, 晶粒的二阶太赫兹近场显微图, 可以看出 其信号强度与基底(SiO₂/Si)相比没有明显的区 分度。这是由于无激光辐照的晶粒中没有光生载 流子产生,而晶粒本身的掺杂载流子浓度较 低,因此近场信号强度非常微弱。为对光生载 流子进行近场成像,在系统中引入一束波长为 405 nm 的连续激光(如图 1 所示), 使激发光聚 焦于样品的被测区域(光斑直径约为 30 μm)。 图 3(c)所示为有激光辐照时(激发光功率密度为 5.6×10⁵ mW/cm²)MoS2晶粒的近场显微图,与 无激光辐照时截然不同,晶粒的近场信号强度与 基底相比有明显的区分度,可以清晰地观测到晶 粒的完整轮廓, 且与图 3(a)中地形貌图高度吻 合。在激光辐照时,单层 MoS,晶粒的近场信号 来源于光生载流子对太赫兹波的响应。太赫兹近 场显微信号对载流子的浓度变化具有非常高的灵 敏度,低频太赫兹波(100~300 GHz)适合对低 浓度载流子分布的近场显微表征[24]。

为了进一步研究单层 TMDs 中光生载流子 的太赫兹近场响应,对单层 MoS₂和 WS₂进行 了对比测试,激发光功率密度为5.6×10⁵ mW/cm² 时的测试结果如图 4 所示。图 4(a)和图 4(c) 分别为单层 MoS,和WS,晶粒边缘的形貌图, 图 4(b)和图 4(d)分别为激光辐照下 MoS₂和 WS2 的二阶近场显微图。与单层 MoS2 相比,单 层 WS2 在激光辐照下的近场信号强度明显减 弱。图 4(e)中的绿色和红色曲线分别为图 4(b) 和图 4(d)中截线对应的近场信号强度, MoS, 与 SiO₂之间近场信号强度对比度约为 3.3:1, 而 WS2 与 SiO2 之间的近场信号强度对比度约为 1.5:1。这表明激光辐照下单层 MoS2 与单层 WS2的太赫兹近场响应有较大差异。激发光的 光子能量约为 3.11 eV, 单层 MoS₂ 的带隙约为 1.8 eV^[25], 单层 WS₂ 的带隙约为 2.0 eV^[26], 因此 激发光的光子能量远大于单层 MoS₂和 WS₂的 带隙,足以激发带间跃迁产生光生载流子。两者 近场响应的差异一方面可能是源自于光生载流子 浓度的不同,另一方面可能是与 TMDs 中激子 和载流子之间的演化过程有关。之前的研究发 现 CVD 生长的 TMDs具有高达 10⁻¹³ cm⁻²的固有 缺陷密度[27-28],激光辐照后缺陷会捕获大量的自

由光生载流子,从而降低光生载流子浓度。本文 采用的 MoS₂ 晶粒直接生长在 Si/SiO₂衬底上, 而 WS₂ 晶粒先生长在蓝宝石基底上,然后再转 移到 Si/SiO₂ 衬底上,转移过程可能导致 WS₂ 中 具有更高的缺陷密度,这将会捕获更多的自由载 流子,使近场信号强度减小。TMDs 被光激发 后,电子和空穴约在 0.3~0.5 ps 时间内结合为 激子,随后激子扩散并发生辐射或非辐射复合, 或者解离为电子和空穴(形成载流子)^[29]。激子 为电中性(净电荷为 0),因此激子的运动不产生 净电荷的输运,从而对材料的迁移率无贡献。因 此在光激发后,如果单层 WS₂ 中激子种群占比 更大,那么近场信号强度会更弱。对于光激发产 生的激子和载流子完整的演化过程,后续还需要 与超快时间分辨技术结合进行深入的研究。

为了进一步研究载流子浓度变化对近场信号 强度的影响,利用有限元仿真软件(COMSOL) 对单层 MoS2 晶粒在光激发下的近场响应进行了 电磁仿真。图 5(a)所示为仿真模型图,入射光 频率为 140 GHz, 探针长度为 80 µm, 针尖曲率 半径为40 nm, 探针样品之间固定距离为5 nm, 在厚度为 300 nm 的 SiO₂ 基底上(介电常数 ε = 3.9) 构建厚度为 0.8 nm 的单层 MoS_2 (介电常数 ε = 6.4)^[30],边界条件设定为散射边界。通过改变 MoS,载流子浓度参数来模拟光激发实验条件, 以电场增强因子 |Elocal | / |Ei| (Elocal 为局域场、Ei 为入射场)间接反映探针-样品间的散射近场信 号强度。如图 5(b)所示,上图为低载流子浓度 (10¹⁵ cm⁻³)时的电场仿真结果,下图为高载流子 浓度(10¹⁹ cm⁻³)时的电场仿真结果,可以看出载 流子浓度从 10¹⁵ cm⁻³增大到 10¹⁹ cm⁻³, 探针-样 品之间的电场强度显著增强。图 5(c)为提取不 同载流子浓度 $(10^{15} \sim 10^{19} \text{ cm}^{-3})$ 时的电场强度, 发现电场强度随着载流子浓度的升高而增强。综 上, 仿真结果与实验测量结果较为吻合, 同样反 映了太赫兹近场对材料光生载流子浓度变化的敏 感响应。

3 结 论

本研究通过测量单层 MoS₂和 WS₂ 晶粒中 光生载流子的太赫兹近场响应,验证了 THz



Fig. 4 Graph of monolayer MoS₂ and WS₂ comparative near-field imaging

s-SNOM 可以实现对单层 TMDs 晶粒纳米级空间 分辨率的高灵敏近场成像。在相同的光激发条件 下,单层 MoS₂ 与 WS₂ 的太赫兹近场响应存在

较大差异,反映了不同的光生载流子浓度,可能 起源于两者之间缺陷密度的差异或光激发后激 子/载流子种群占比的不同。研究结果表明,



Fig. 5 MoS₂ photoexcitation electric field simulation diagram

THz s-SNOM 可应用于二维材料和器件光电特性的微观机理研究。

参考文献:

[1] NOVOSELOV K S, GEIM A K, MOROZOV S V, et

al. Electric field effect in atomically thin carbon films[J]. Science, 2004, 306(5696): 666 – 669.

- [2] WANG Q H, KALANTAR-ZADEH K, KIS A, et al. Electronics and optoelectronics of two-dimensional transition metal dichalcogenides[J]. Nature Nanotechnology, 2012, 7(11): 699 – 712.
- [3] CONG C X, SHANG J Z, WANG Y L, et al. Optical properties of 2D semiconductor WS₂[J]. Advanced Optical Materials, 2018, 6(1): 1700767.
- [4] CHHOWALLA M, SHIN H S, EDA G, et al. The chemistry of two-dimensional layered transition metal dichalcogenide nanosheets[J]. Nature Chemistry, 2013, 5(4): 263 – 275.
- [5] RADISAVLJEVIC B, RADENOVIC A, BRIVIO J, et al. Single-layer MoS₂ transistors[J]. Nature Nanotechnology, 2011, 6(3): 147 – 150.
- [6] LIU Y, WEISS N O, DUAN X D, et al. Van der Waals heterostructures and devices[J]. Nature Reviews Materials, 2016, 1(9): 16042.
- MAK K F, SHAN J. Photonics and optoelectronics of 2D semiconductor transition metal dichalcogenides[J]. Nature Photonics, 2016, 10(4): 216 – 226.
- [8] WANG X T, CUI Y, LI T, et al. Recent advances in the functional 2D photonic and optoelectronic devices[J].
 Advanced Optical Materials, 2019, 7(3): 1801274.
- [9] WITHERS F, DEL POZO-ZAMUDIO O, MISHCHENKO A, et al. Light-emitting diodes by band-structure engineering in van der Waals heterostructures[J]. Nature Materials, 2015, 14(3): 301 – 306.
- [10] PU J, TAKENOBU T. Monolayer transition metal dichalcogenides as light sources[J]. Advanced Materials, 2018, 30(33): e1707627.
- [11] CONNOLLY M R, PUDDY R K, LOGOTETA D, et al. Unraveling quantum Hall breakdown in bilayer graphene with scanning gate microscopy[J]. Nano Letters, 2012, 12(11): 5448 – 5454.
- [12] ALMADORI Y, BENDIAB N, GRÉVIN B. Multimodal kelvin probe force microscopy investigations of a photovoltaic WSe₂/MoS₂ Type-II interface[J]. ACS Applied Materials & Interfaces, 2018, 10(1): 1363 – 1373.
- [13] GIANNAZZO F, SONDE S, RAINERI V, et al. Screening length and quantum capacitance in graphene by scanning probe microscopy[J]. Nano Letters, 2009, 9(1): 23 – 29.
- [14] YAMASUE K, CHO Y. Local carrier distribution imaging on few-layer MoS₂ exfoliated on SiO₂ by scan-

ning nonlinear dielectric microscopy[J]. Applied Physics Letters, 2018, 112(24): 243102.

- [15] TSAI Y, CHU Z D, HAN Y M, et al. Tailoring semiconductor lateral multijunctions for giant photoconductivity enhancement[J]. Advanced Materials, 2017, 29(41): 1703680.
- BERWEGER S, ZHANG H Y, SAHOO P K, et al. Spatially resolved persistent photoconductivity in MoS₂-WS₂ lateral heterostructures[J]. ACS Nano, 2020, 14(10): 14080 – 14090.
- [17] CHU Z D, WANG C Y, QUAN J M, et al. Unveiling defect-mediated carrier dynamics in monolayer semiconductors by spatiotemporal microwave imaging[J].
 Proceedings of the National Academy of Sciences of the United States of America, 2020, 117(25): 13908 – 13913.
- [18] CHEN X Z, HU D B, MESCALL R, et al. Modern scattering-type scanning near-field optical microscopy for advanced material research[J]. Advanced Materials, 2019, 31(24): 1804774.
- [19] LIEWALD C, MASTEL S, HESLER J, et al. All-electronic terahertz nanoscopy[J]. Optica, 2018, 5(2): 159 – 163.
- [20] ZHANG J W, CHEN X Z, MILLS S, et al. Terahertz nanoimaging of graphene[J]. ACS Photonics, 2018, 5(7): 2645 – 2651.
- [21] CVITKOVIC A, OCELIC N, HILLENBRAND R. Analytical model for quantitative prediction of material contrasts in scattering-type near-field optical microscopy[J]. Optics Express, 2007, 15(14): 8550 – 8565.

- [22] 岳东东,游冠军.散射式太赫兹扫描近场光学显微技 术研究[J].光学仪器,2020,42(2):64-69.
- [23] CHEN X, YANG Z B, FENG S Z, et al. How universal is the wetting aging in 2D materials[J]. Nano Letters, 2020, 20(8): 5670 – 5677.
- [24] 刘逍, 吴佩颖, 屈明曌, 等. 半导体载流子分布的太赫 兹近场显微表征 [J]. 光学仪器, 2020, 42(6): 28 – 34.
- [25] SPLENDIANI A, SUN L, ZHANG Y B, et al. Emerging photoluminescence in monolayer MoS₂[J]. Nano Letters, 2010, 10(4): 1271 – 1275.
- [26] ZENG H L, LIU G B, DAI J F, et al. Optical signature of symmetry variations and spin-valley coupling in atomically thin tungsten dichalcogenides[J]. Scientific Reports, 2013, 3(1): 1608.
- [27] HONG J H, HU Z X, PROBERT M, et al. Exploring atomic defects in molybdenum disulphide monolayers[J]. Nature Communications, 2015, 6(1): 6239.
- [28] EDELBERG D, RHODES D, KERELSKY A, et al. Approaching the intrinsic limit in transition metal diselenides via point defect control[J]. Nano Letters, 2019, 19(7): 4371 – 4379.
- [29] CEBALLOS F, ZHAO H. Ultrafast laser spectroscopy of two-dimensional materials beyond graphene[J]. Advanced Functional Materials, 2017, 27(19): 1604509.
- [30] LATURIA A, VAN DE PUT M L, VANDEN-BERGHE W G. Dielectric properties of hexagonal boron nitride and transition metal dichalcogenides: from monolayer to bulk[J]. npj 2D Materials and Applications, 2018, 2(1): 6.

(编辑:张 磊)