磁场增强的 La_{2/3} Sr_{1/3} MnO₃ 有机 半导体界面载流子注入

 吴 镝¹
 熊祖洪^{1,2}
 李晓光³
 Z. V. Vardeny¹
 施 靖^{1,†}

 (1 美国犹他大学物理系 盐湖城 犹他 84112)
 (2 西南大学物理学院 磁电子与光电子实验室 重庆 400715)

 (3 中国科学技术大学材料科学与工程系 合肥微尺度物质科学国家实验室 合肥 230026)

摘 要 文章作者制备了以多种 π – 共轭有机半导体(orgnanic semincondutor , 简称 OSEC)为中间层 ,La_{2/3} Sr_{1/3} MnO₃(LSMO)和另一铁磁或非磁性金属为电极的有机二极管 ,测量了器件的磁致电阻和磁电致发光效应. 器件显示了与 LSMO 电极类似的负磁电阻效应 ,但是它的电阻变化比 LSMO 电极本身的变化大 3 个数量级 ,而且器件还有正的磁电致发光效应. 文章作者认为 ,这些磁场效应源于磁场作用下 LSMO 费米能级的异常移动 ,导致载流子在 LSMO-OSEC 界面注入的增强.

关键词 有机二极管 磁场效应 LSMO 磁阻

Magnetic-field-dependent carrier injection at La_{2/3} Sr_{1/3} MnO₃ and organic semiconductors interfaces

WU Di¹ XIONG Zu – Hong¹,² LI Xiao – Guang³ Z. V. Vardeny¹ SHI Jing¹,[†]

(1 Department of Physics , University of Utah , Salt Lake City , Utah 84112 , USA)

(2 Spintronics and Optoelectronics Lab , School of Physics , Southwest University , Chongqing 400715 , China)

(3 Hefei National Laboratory for Physical Sciences at Microscale and Department of Materials Science and Engineering ,

University of Science and Technology of China , Hefei 230026 , China)

Abstract We have fabricated organic diodes utilizing several p-conjugated organic semiconductors (OSEC) as spacer layers between $La_{2/3}Sr_{1/3}MnO_3$ (LSMO) and various metallic electrodes, and measured their magnetoresistance (MR) and magnetoelectroluminescence (MEL) responses. The devices exhibit large negative high-field MR responses that resemble the MR response of the LSMO electrode, but amplified by ~3 orders in the resistance, and accompanied by a positive high-field MEL effect. We believe these magnetic-field effects result from enhanced carrier injection at the LSMO-OSEC interface that is attributed to the anomalous field-dependent Fermi level shift in LSMO.

Keywords organic diodes , magnetic field effect , LSMO , magnetoresistance

自旋阀效应是指在铁磁层/非磁层/铁磁层的三 明治结构中,控制外磁场使得两铁磁层中载流子的 自旋呈不同的组态(即平行或反平行)时所产生的 器件的电阻与铁磁层的自旋组态相关,不同组态的 电阻相差很大的效应.在以非磁性金属(如 Cr,Cu) 为中间层的自旋阀器件中发现了巨磁电阻效应^[1], 在以绝缘体(如 Al_2O_3 , MgO)为中间层的自旋阀器 件中发现了隧穿磁电阻效应^[2]. 这两种自旋阀结构

²⁰⁰⁵⁻⁰⁹⁻¹⁵ 收到

[†] 通讯联系人. Email jing. shi@ucr. edu,现工作单位为 Department of Physics, University of California, Riverside, CA 92521

的发现和应用导致了一个新学科——自旋电子学的 诞生.

自旋电子学的一个重要研究方向就是希望这些 自旋相关的效应扩展到半导体材料里,虽然在无机 半导体材料中,自旋的注入和探测已经取得了很大 的进展^[3] 但是以无机半导体为中间层的自旋阀结 构的全电子器件研究还没有获得成功. 而在有机半 导体材料中,如图 1(a)中所示的器件结构,在以 π - 共轭 OSEC Alg, 为中间层,铁磁材料 LSMO 和 Co 分别为上下电极的器件中,我们研究组首先发现在 低温下有高达 40% 的自旋阀效应[4],之后,用其他 有机半导体为中间层的自旋阀效应也被其他研究组 发现[5]. 自旋阀效应之所以能在有机半导体中实 现,主要是由于在有机半导体中,载流子的输运机理 不同于无机半导体,而且有机半导体的自旋轨道相 互作用非常弱 超精细作用也很弱 因此有机半导体 具有自旋扩散长度非常大的优点,自旋阀效应更容 易实现.

如图 1(b)所示,除了在小磁场下有自旋阀效应 之外,在高磁场下器件还有很大的负磁致电阻 (magnetoresistance,简称 MR)效应;而且在实验中 我们还发现高场磁阻效应(high-field magnetoresistance,简称 HFMR)与自旋阀效应的磁场和温度依 赖关系完全不同.相似的 HFMR 效应在基于 LSMO 的磁隧道结^[6]和以 LSMO 为电极,有机材料为中间 层的平面器件中也被观察到^[7],但是其中的物理机 制并没有被解释.自旋阀效应表示的是载流子自旋 在有机材料里的一致传输,而 HFMR 效应则很可能 来源于 LSMO 材料本身的特性.我们的这项研究工 作主要是揭示基于 LSMO 为电极的有机二极管中 HFMR 效应的物理机理,并且这个机理适用于其他 包括 LSMO 在内的相似的器件中.

我们制备了多种以 π – 共轭 OSEC 为中间层, LSMO 为正电极 ,Co 或 Al 等金属为负电极的有机二 极管 ,然后测量器件电阻随磁场的变化 ,对于易于获 得电致发光效应的器件 ,我们同时测量了它们的磁 电致发光(magneto-electroluminescence ,简称 MEL) 和 MR 效应. 实验中发现 ,HFMR 和高场磁电致发光 效应(high-field MEL ,简称 HFMEL)与磁场接近线 性关系 ,与有机材料和温度没有很强的依赖关系. 虽 然器件的 HFMR 效应与 LSMO 电极本身电阻的磁 场依赖关系相似 ,但是它的电阻随磁场的变化比 LSMO 的电阻变化大 3 个数量级 ,这明显表明 HFMR 和 HFMEL 效应具有相同的物理机制 ,而且



图1 (a)有机自旋阀器件的结构示意图 (b)器件在 30K 的磁阻

与 LSMO 电极的性质相关,或者说与 LSMO 和有机 层界面的载流子注入相关.通过研究器件在不同磁 场下的电流 – 电压(*I – V*)曲线,我们认为 HFMR 效 应是由于磁场作用下 LSMO 费米能级的异常移动所 导致. 而双交换作用的铁磁材料(如 LSMO)的费米 能级随磁场的移动已经被理论预言^[8],它源于外磁 场导致的 *e*_a 电子能带的展宽变化.

在制备与图 1(a)相似的有机二极管 LSMO/ OSEC/金属的结构中,OSEC 有小分子,如单层 Alq₃, NPD 或 Alq₃/LiF 的双层结构,或者是单层聚合物 PFO. LSMO 薄膜生长在绝缘的 LaAlO₃ 衬底上^[9],大 约 100 nm 厚. 与 Fe ,Co 和 Ni 等铁磁性金属薄膜不 同,LSMO 薄膜相当稳定,虽然制备的所有器件都是 同一块 LSMO 薄膜被反复使用,但是器件的自旋阀 或 HFMR 效应都没有明显的变化. 约 120 nm 厚的 Alq₃ 或 NPD 是 在 高 真 空(~ 10⁻⁷ torr, 1 torr = 1.33322 × 10² Pa)下用热蒸发的方法沉积,而厚度 约为 100 nm 的 PFO 是在手套箱中用甩膜的办法制 备. 在有机层制备好以后,上电极 Co 或 Al 用热蒸发 的方法沉积. 有机二极管的大小约 1 mm × 1 mm. 测 量是在磁场最大为 1 T 的闭循环冷却系统中或磁场 可达 7 T 的超导磁铁低温系统中进行,发光器件的 电致发光效应是用硅光电探测器测量.

在制备器件之前,我们首先用两端法测量了 LSMO 薄膜的 MR 效应. 最大为 7 T 的磁场平行于样 品表面,样品显示了典型的 LSMO 单晶薄膜的 HFMR 效应^[10],如图 2(a)所示. LSMO 薄膜在 10 Oe 磁场下磁化强度随温度的变化表明(图 2(a)的 插图),薄膜的居里温度略高于 300 K. 这就不难理 解样品的 MR, $\Delta R/R = [R(0T) - R(7T)]/R(0T)$, 从低温的约 20% 增加到室温的 40%,如图 2(b)所 示,而且 LSMO 薄膜的电阻随温度变化显示出金属 性 *J-V* 曲线具有欧姆特征[图 2(b)插图]. 样品表 现出的所有性质与这类双交换作用产生铁磁性的掺 杂锰氧化物 La_{1-x}Sr_xMnO₃(0.2 < x < 0.5)的庞磁电 阻材料是一致的.



图 2 (a)LSMO 在 25 K的电阻和磁场的关系,插图为 10 Oe 磁场下 LSMO 磁矩随温度的变化关系(b)样品 MR 随温度的变化关系,插图显示了在 25 K时 LSMO 的 线性 *I-V*

如图 1(b)所示,在自旋阀结构 LSMO/Alq₃/Co 中 MR 包括两个部分:在低磁场(H < 200 Oe)下,器 件有自旋阀效应^[4];在高磁场(H > 500 Oe),两个磁 性电极的磁矩已经基本平行排列,更高的磁场会使 它们的磁矩更加趋于平行排列.依据低磁场的自旋 阀效应,器件电阻应该随磁场持续增加,然而,实验 中观察到的是电阻随磁场的增加而减小,这表明, HFMR 效应与低场 MR 效应的物理机理完全不同, 而且 HFMR 和自旋阀效应的温度依赖关系也完全 不同^[4].

为了研究 HFMR 效应的物理机理,在类似图 1 (a)中的器件结构中,我们用 Al 替代 Co 制备了器 件 LSMO/Alq3/Al,其中仅有 LSMO 电极是铁磁性, 因而自旋阀效应也就不存在,但是与自旋阀器件中 相似的 HFMR 效应仍然存在,如图 3(a)所示.器件 电阻随磁场的变化与 LSMO 薄膜本身 MR 的变化非 常相似[见图2(a)],在低温和7T的磁场范围内, 它们的 MR 都约为 20%. 但是,器件电阻比 LSMO 薄 膜电阻大3个数量级 这意味着器件电阻的变化不 可能来源于 LSMO 串联电阻的变化 ,而是载流子在 整个器件的输运过程中产生的. HFMR 效应和自旋 阀效应的温度依赖关系完全不同 ,自旋阀效应随温 度的升高而迅速减小^[4],HFMR 效应随温度的升高 而先缓慢增大,高于约150 K 后再迅速减小 图3 (a)插图]这更进一步说明 HFMR 效应与自旋阀效 应有完全不同的物理机理.

用其他不同于 Alq_3 的 π – 共轭 OSEC ,如小分 子 NPD 和聚合物 PFO ,同样观察到了 HFMR 效应 , 如图 3(b)所示. 这些有机材料与 Alq_3 的分子结构、 带隙宽度、最高占有轨道(highest occupied molecular orbital ,简称 HOMO)和最低空轨道(lowest unoccupied molecular orbital ,简称 LUMO)完全不同 ,而所 有这些只是影响了器件的电阻值 ,但是 HFMR 效应 仍然存在 ,基本上没有受到影响. HFMR 效应在基于 LSMO 的磁隧道结中也存在^[6]. 这些实验事实说明 , 基于 LSMO 的器件的 HFMR 效应与其中的非磁中 间层无关.

在用其他铁磁材料如 Co 或 Fe 替代 LSMO 的的 器件中,我们没有观察到 HFMR 效应,这进一步说 明 HFMR 效应是来源于 LSMO 的独特物理性质.对 于铁磁性的 LSMO 薄膜(如 Sr 掺杂 0.33),当 T≪T。 时,MR 效应通常认为是外加磁场促使局域自旋取 向趋于平行,导致电子散射的降低,从而获得较低的 电阻状态^[10].在 LSMO/OSEC/金属的器件中,器件 电阻主要是由载流子在电极/有机界面的注入效率 和载流子在有机材料中的输运过程来决定^[11], LSMO 薄膜本身的电阻或 LSMO 的 HFMR 效应对器 件的总电阻影响非常小,因此 LSMO 中的 MR 效应 的物理机制与器件的 MR 效应的物理机理并没有直



图 3 (a)偏压为 1 V 时,器件 LSMO/Alq₃(120 nm)/Al 电阻随磁场的变化关系,左插图是器件的*I-V*曲线,右 插图是偏压为 0.7 V 磁场为 7 T 时,磁阻随温度变化关 系(b)LSMO/PFO/Al在 4 K 0.4 V 和 LSMO/NPD(120 nm)/Al在150 K 0.3 V 时电阻随磁场的变化关系

接的关系.

载流子通过金属/OSEC 界面注入的效率主要 是由界面势垒高度和金属费米面态密度决定[11].界 面电阻随势垒高度指数变化 随费米面态密度线性 变化 所以 势垒高度在载流子注入效率或器件电阻 中起决定作用.理论上预言[8],而且实验研究已经 发现[12],双交换作用下的铁磁金属的费米能级 (E_F)可以随磁场有非常大的移动. 这是由于在双交 换作用和动态 Jahn-Teller 效应的共同作用下 e_a 电 子能带宽度随磁场产生变化,因而导致 E_r的移 动^[13]. 如图 4 所示,在双交换作用下,电子在相邻 Mn 离子之间的跃迁相互作用正比于 $\cos(\theta_u/2), \theta_u$ 是 Mn 离子局域自旋的相对夹角. 在高磁场的时候 夹角 θ_{ii}相对减小 ,电子的跃迁几率就会增大 ,这意 味着相邻 Mn 原子的相互作用增强,因而导致电子 的能带宽度增大. 能带的中心由洪德耦合和 Jahn-Teller 作用决定,不会随磁场改变.如果能带的填充 过半,费米面就会升高.我们的样品 La23 Sr13 MnO3 每个晶胞有 0.66 个 eg 电子 超过半满状态. Furukawa 在文献[8]中提出了用 LSMO/无机半导体的 Schottky 二极管结构验证费米面异常移动的效应的

想法,当半导体的 E_F 大于零磁场或小于高磁场下 LSMO的 E_F 的时候,半导体中的载流子就会被耗尽 或注入,LSMO-半导体接触的器件电阻就会根据 LSMO的磁性状态产生很大的变化.由于这种器件 结构并不容易制备,因而到现在为止还没有在实验 上实现.



图 4 双交换作用下磁场引起的费米面变化示意图

对比器件 ITO/Alq3/Al 中,当小偏压(<1V)的 时候,我们没有发现明显的 HFMR 效应,因此,我们 认为磁场不会明显地影响有机层的迁移率和 HOMO 及 LUMO 能级 ,HFMR 效应只可能源于 LSMO 和有 机的界面. 在金属/OSEC 界面,载流子注入主要是 隧穿和热电子发射的机制^{11]}我们并不试图用各种 理论去拟和器件的 I-V 曲线, 而是主要分析它随磁 场的变化. 在磁场的作用下, LSMO 的 $E_{\rm F}$ 上升 $\Delta \mu$ (H)这相当于有效偏压 V 增加了 Δμ(H)/e,从而 导致了电流(电阻)的增加(减小).基于这个分析, 只要简单地把在磁场下测量的 I-V 曲线移动一个常 数 相当于 I(V H) = I(V + Δμ/e, H = 0) 就应该 与零磁场下的 I-V 曲线相吻合,曲线移动的大小就 相当于 E_F 变化. 如图 5 所示 ,在 4.2 K 和磁场 H = OT 和 7 T 的 I-V 曲线充分地验证了这一点. 通过拟 和 我们得到在 7 T 的磁场下费米面的移动 $\Delta \mu/e$ 约为 52 mV,这与用光电子能谱测量类似的 LSMO 材料得到 $E_{\rm F}$ 随温度的变化是同一个量级¹²]. 在 150 K 的时候 ,HFMR 效应最大 ,通过相同的分析方法 ,我 们发现化学势随磁场呈接近线性的关系,如图5中 的插图所示 ,变化率约为 10 meV/T ,这与理论预言 的大小吻合得很好^[8]. 我们注意到 LSMO 化学势随 磁场的变化率比一般金属材料中塞曼能的变化大2 个数量级.

在高偏压和器件为电致发光状态时,与上文所述相同的机理,磁场会使载流子注入的势垒降低,使



图 5 器件 LSMO/Alq₃/Al 在 4 K 时的 *I-V* 曲线. 插图为 150 K LSMO 的化学势 Δμ 随磁场的变化关系





得器件中的电流密度增强,因而器件的发光强度会 有增强的效应,或称为 HFMEL 效应.为了研究这个 效应的机理,我们制备了发光效率较高的器件 LSMO/NPD/Alq₃/LiF/Al,测量了它的电流密度和发 光强度的磁场响应.如图6所示,磁场增强的发光效 应与电流密度的增加(HFMR 效应)相关联,它们都 随磁场以约(2.5%)/T的速率线性增加.而以非 LSMO 的电极制备的有机发光二极管,都没有 HFMR 和 HFMEL 效应. 图 6(b)中显示,除了 HFMEL 效应 以外,在低磁场的时候,发光强度随磁场迅速增加, 这个现象与 MR 效应没有关联,它的机理现在还不 清楚. 在以非 LSMO 为电极的有机发光二极管中,同 样有低场 MEL 效应,因此这个效应与 LSMO 无关. 事实上,非磁电极的有机发光二极管的低场 MEL 和 MR 现象是现在的一个研究热点¹⁴1 这已经超出了本文的研 究范围.

我们研究了基于 LSMO 的有机二极管的 HFMR 和 HFMEL 效应的物理机理,我们把这些效应归结 于磁场引起的 LSMO/OSEC 界面处隧穿势垒的降 低,导致载流子在界面注入的增强.我们首次从实验 上验证了理论上预言的磁场引起的 LSMO 的 *E*_F 的 异常移动,这进一步说明双交换机理适用于掺杂 Mn 氧化物,跃迁相互作用与相邻 Mn 原子之间磁矩的 排列相关.类似于霍尔效应等实验方法,这种磁场效 应可以用来研究掺杂 Mn 氧化物的电子结构.此外, 通过用隧道结的器件结构,这个效应可以被用来研 究其他材料的电子性质.由于有机材料便于制备的 特点,在某些情况下它也可以作为此类隧道结器件 的中间层.

参考文献

- [1] Baibich M N et al. Phys. Rev. Lett. , 1988 , 61 2472
- [2] Moodera J et al. Phys. Rev. Lett. , 1995 , 74 3273
- [3] Kikkawa J M et al. Nature , 1999 , 397 :139 ; Ohno Y. et al. Nature , 1999 , 420 :790 ; Hanbicki A T et al. Appl. Phys. Lett. , 2003 , 80 :1240
- [4] Xiong Z H et al. Nature , 2004 , 427 821
- [5] Miao Get al. 49th MMM Conference , 1988
- [6] Takahashi K S et al. Phys. Rev. B , 2003 , 67 094413
- [7] Dediu V et al. Solid State Commum. , 2002, 122:181
- [8] Furukawa N J. Phys. Soc. Jpn. , 1997 , 66 2523
- [9] Xiong C S et al. Solid State Commum. , 2000, 114 341
- [10] Helmolt von R et al. Phys. Rev. Lett., 1993, 71:2331;
 Hwang H Y et al. Phys. Rev. Lett., 1996, 77 2041
- [11] Davids P S et al. J. Appl. Phys. , 1997 , 82 :6319 ; Scott Campbell J J. Vac. Sci. Technol. A , 2003 , 21 521
- [12] Schulte K et al. Phys. Rev. B , 2001 , 64 :134428
- [13] Millis A J et al. Phys. Rev. Lett. , 1996 , 77 :175
- [14] Francis T L et al. Solid State Commun. ,2005, 134 631; Arisi E et al. J. Appl. Phys. ,2003, 93 7682; Salis G et al. Phys. Rev. B, 2004, 70 085203; Kalinowski J et al. Phys. Rev. B., 2004, 70 :205303; Davis A H, Bussmann K. J. Vac. Sci. Technol. A, 2004, 22 1885