低能入射 Si 与 Si(001)2×1 重构表面相互作用过程 的分子动力学模拟*

朱林山1 金石声1 荷富均1,2 谢 泉1,†

(1贵州大学电子科学与信息技术学院,贵阳 550025) (2荷兰莱顿大学化学研究所,2300莱顿皇家学会,荷兰)

摘要:利用 Tersoff 势函数,对 300K 时初始入射动能为 0.03eV 的单个 Si 原子从 6 个不同位置轰击 Si(001)2×1 重构表面的动力学过程进行了模拟.分析了入射 Si 原子的动能变化、势能变化以及其运动轨迹.结果表明:入射原 子与表面原子相互作用几个皮秒后即可进入稳定位置,其与基底原子的结合能最大可以达到 2.99eV;从位置 1,2, 3,4 入射的原子不能使基底表面的二聚体键断开,而从位置 5 和位置 6 入射时,表面二聚体键的断开在入射原子与 基底表面原子发生相互作用几十飞秒后即可完成.

关键词:分子动力学;二聚体;Tersoff势函数;势能 PACC: 6120J; 6820 中图分类号:TN304.1⁺2 文献标识码:A 文章编号:0253-4177(2007)11-1748-08

1 引言

薄膜技术在半导体元器件的制备过程中起着重要的作用,而薄膜生长过程直接影响到薄膜的结构 以及它最终的性能.近些年来,虽然 MBE 方法和 CVD 方法在制作高质量的薄膜器件上取得了很好 的效果,但仍然有很多薄膜生长过程中的细节问题 没有解决.Si 是制作半导体器件运用最重要最广泛 的材料,所以从微观角度分析 Si 在 Si(001)基底表 面上的运动过程及成键机理,对制作高质量薄膜器 件具有重要的意义.

入射原子与基底表面相互作用过程极其短暂 (皮秒级),用传统的物理实验手段难以监控反应发 生过程中的细节现象,也就难以深入了解薄膜生长 的微观过程和机理.随着计算机计算性能的大幅提 高以及并行计算的应用,大规模的计算机模拟成为 可能,并且得到了迅速发展.分子动力学(MD)方法 通过求解牛顿运动方程,可以精确地给出粒子运动 的速度和运动轨迹,是研究微观系统动态过程的一 种有效方法.

国内外一些学者对 Si(001)表面进行了研究. Roland 等人^[1,2]指出吸附原子在 Si(001)表面沿着 二聚体方向的扩散速度远大于垂直于二聚体方向的 扩散速度,并且指出吸附原子的结合能可以达到 3eV. Terakure 等人^[3] 对吸附原子在 Si(001)2×1 表面可能形成的较为稳定的结构进行了模拟计算, 指出最稳定的位置位于沟槽处两个二聚体之间的位 置. Garrison 等人^[4]的研究发现初始动能为 $5 \sim$ 10eV的 Si 粒子可以使得表面的二聚体键断裂. Zhang 等人^[5]的研究说明表面二聚体键的断开在 薄膜沉积的最开始阶段就可以完成,单个入射 Si 原 子打断二聚体键的可能性较小,而两个吸附原子构 成二聚体的过程可以使表面的二聚体键断裂. 郏正 明等人^[6]的研究表明 1eV 的入射 Si 原子对表面的 原子行为影响不大,而10和100eV的入射原子则 一方面增强了表面原子形成二聚体的能力,另一方 面使表面原子排列更加无序.虽然很多研究表明了 吸附原子的稳定位置及其扩散方向的不对称 性[1~3,7~10],但对原子从开始与基底发生作用到其 进入稳定位置的过程的细节描述还未见报道.

大多数研究选用的是紧束缚势^[7~9]和 Stillinger-Weber(SW)势^[1,2,5,6],紧束缚势主要应用于 体心立方金属和过渡金属;SW 势虽然是考虑了多 体力的团簇势,但一般只用来描述稳定的正四面体 结构.本文采用的 Tersoff 势函数也是一种团簇势, 与 SW 势相比,Tersoff 势不仅能正确描述 SP3 成键 类型的金刚石体系,而且对低于或高于 4 配位的结 构也能给出正确的描述,更加适合表面的研究.同时 为了不损坏到基底^[10],我们选择对初始动能为

^{*} 国家自然科学基金(批准号:60566001)和贵州省优秀青年科技人才培养计划(批准号:黔科合人 20050528)资助项目

^{*} 通信作者.Email:quanxiegz@gzu.edu.cn 2007-04-16 收到,2007-07-05 定稿

0.03eV的入射 Si 原子与 Si(001)2×1 重构表面相 互作用的动力学过程进行模拟.

2 模型及实验方法

Si(001)表面存在重构现象,能量最小化方法计 算证明非对称翘曲二聚体模型是最稳定的结构^[11], 与未发生重构的理想表面相比表面原子发生偏移 (nm): $\Delta x_1 = 0.046$, $\Delta x_2 = -0.108$, $\Delta z_1 = -0.008$, $\Delta z_2 = -0.053$.形成非对称翘曲二聚体结构时,会 产生较深的弛豫,一般为4~5原子层,翘曲的方向 是从一个二聚体到相邻的二聚体这样交替变化,并 且翘曲的角度一般说来并不相同.这样的模型在进 行模拟时对表面原子的处理势必繁琐.有计算表 明^[12]对称二聚体结构与非对称二聚体结构之间的 能量相差很小,故为简化计算,我们采用对称二聚体 模型^[11](如图1所示): $\Delta x_1 = -\Delta x_2 = 0.075$ nm; $\Delta z_1 = \Delta z_2 = -0.022$ nm.

选用的 Tersoff 势函数的一般形式是^[13,14]:

$$U = \sum_{i} \sum_{j>i} \phi_{ij} \tag{1}$$

$$\phi_{ij} = V_{\rm R}(r_{ij}) - b_{ij}V_{\rm A}(r_{ij})$$
(2)

其中 ϕ_{ij} 是原子*i*与原子*j*之间的势能函数,由排 斥作用和吸引作用两部分组成:

$$V_{\rm R}(r_{ij}) = f_{ij}(r_{ij})A\exp(-\lambda r_{ij})$$
(3)

$$V_{\rm A}(r_{ii}) = f_{ii}(r_{ii}) B \exp(-\mu r_{ii})$$
(4)

式中 r_{ij} 是原子i与原子j之间的距离,在 Si-Si 系 中,我们取 $A = 1830.8 \text{eV}, B = 471.18 \text{eV}, \lambda = 24.799 \text{nm}^{-1}, \mu = 17.322 \text{nm}^{-1}.$

*b*_{ij}表示键合强度,是体现多体效应的重要因子,

$$b_{ij} = (1 + \xi_{ij}^n)^{-\delta}$$
 (5)

$$\xi_{ij} = \sum_{k \neq j} f_{ik}(r_{ik}) g_i(\theta_{ijk})$$
(6)

$$g(\theta_{ijk}) = d(h - \cos\theta)^2$$
(7)

其中 ξ_{ij} 是有效配位数, θ_{ijk} 是(i = j)键与(i = k)键 之间的夹角.(3),(4)和(6)式中的 $f_{ij}(r_{ij})$ 是相互 作用截断函数,为了平滑地表示其变化过程,可由下 式表示^[15]:

$$f_{ij}(r_{ij}) = \begin{cases} 1, r_{ij} < R^{(1)} \\ \frac{1}{2} - \frac{9}{16} \sin\left(\pi \frac{r_{ij} - (R^{(2)} + R^{(1)})/2}{R^{(2)} - R^{(1)}}\right) - \frac{1}{16} \sin\left(3\pi \frac{r_{ij} - (R^{(2)} + R^{(1)})/2}{R^{(2)} - R^{(1)}}\right), R^{(1)} < r_{ij} < R^{(2)} \end{cases}$$

$$(8)$$

其中 $R^{(1)} = 0.27$ nm, $R^{(2)} = 0.30$ nm. 其他参数 $n = 0.78734, \delta = 0.63505, d = 0.16, h = -0.59826.$

程序采用 Verlet 算法^[16]求解牛顿方程组.在 x ([110])方向与 y([110])方向采用周期性边界条件,在 z([001])方向则采用将基底底部数层原子固定的方法.用 Berendsen 方法^[17]通过调节粒子速度来维持系统温度恒定:

$$V = \lambda V, \lambda = \left[1 + \frac{\Delta t}{\tau} \left(\frac{T_0}{T} - 1\right)\right]^{1/2}$$
(9)



图 1 Si(001)表面对称二聚体模型 Fig.1 Symmetric dimer model for Si(001) surface

式中 Δt 是时间步长; τ 是代表恒温程度的参数; T_0 是系统设定温度;T 是系统的瞬时温度.

模拟在 300K 下进行,选择的 Si 基底有 512 个 原子,表面原子数 64 个,底部 2 层原子保持固定; τ 值取 0.01ps^[17],时间步长为 2×10⁻⁴ps.基底原子的 初始位置由 0K 时 Si 原子的金刚石结构晶体构型给 出,并在 300K 条件下弛豫 100ps.为了清楚地了解 入射 Si 原子与 Si 基底表面间的动力学过程及能量 转化,我们选取了 6 个入射位置(如图 2 所示).入射 位置 1 在选取的基点原子 A 的正上方,位置 2,3,4, 5 和 6 分别为基点原子 A 与表面不同方向上近邻原 子连线的中点,入射 Si 原子初始位置均在基底表面 上方约 1nm 处.每个位置的模拟时间均为 20ps.整 个模拟过程中系统总能量的偏移 $\Delta E < \pm 0.2\%$.在 结果分析中我们认为如果两个 Si 原子之间的距离 大于 0.30nm,它们之间就没有相互作用.

3 计算结果与分析

图 3,图 4,图 5,图 6,图 7 和图 8 分别对应的是 入射 Si 原子从位置 1,位置 2,位置 3,位置 4,位置 5 和位置 6 入射时的动能、势能变化以及其运动轨迹.



图 2 Si(001) 2×1 基底结构 (a) 俯视图;(b) 侧面图 Fig.2 Structure of the Si(001) 2×1 substrate (a)Top view;(b)Side view

从图 3(c),(d)得到:位置1入射 Si 原子的平衡 位置位于沟槽处两个二聚体之间,第二层原子正上 方的位置.20ps时它与表面最近邻两个原子间的距 离分别为 0.240 和 0.243nm. 图 3(a) 是入射 Si 原子 的动能随模拟时间的变化关系,为了清楚地分析入 射原子与表面开始作用的情形,我们放大了开始阶 段的变化图,将整个区间的变化图放在插图里(对其 他位置入射的情形也这样处理);图 3(b)是入射 Si 原子势能随时间的变化曲线.从曲线上可以看到在 1.73ps时,入射Si原子开始与表面原子发生相互作 用,势能开始降低,对照图 3(a),我们看到入射 Si 原 子的动能此时开始增加,这表明系统的一部份势能 开始转化为入射原子的动能.得到加速的入射 Si 原 子在 1.75ps 时动能达到最大值 1.39eV,远大于初 始动能 0.03eV. 在 1.73~2.5ps 阶段, 入射 Si 原子 与基底原子之间的相互作用很不稳定,入射原子在 空间位置的波动较大(运动轨迹如图 3(c),(d)中曲 线1所示),说明在基点原子A的正上方附近,不是 一个原子的稳定位置.在2.0~5ps时势能平均约为 - 1.22eV. 在约 5ps 后势能曲线突变至约 -2.01eV,对照动能曲线图 3(a),知在 5ps 附近动 能出现了一个峰值为 0.66eV,这个值使得入射 Si 原子可以跨过此处的势垒从而进入一个更为稳定的 位置(运动轨迹如图 3(c),(d)中曲线 2 所示),还可 看到在 11.5ps 时动能有一个峰值约为 0.60eV,但 此时却并没有引起势能的较大变化,可知在平衡位 置的势垒高度大于 0.60eV. 入射 Si 原子平衡位置 在 z 方向与表面的距离约为 0.151nm, 与一个原子 层高度 0.136nm 接近.结合以上分析,入射 Si 原子 在 20ps 与最近邻两原子分别形成 Si-Si 键.

对于从其他 5 个位置入射的情形可作类似分析,6 个不同位置入射的 Si 原子与基底原子相互作用的主要结果列于表 1 中.

从位置 2,5,6 入射的 Si 原子与基底原子发生 相互作用大约 0.5ps(1.7~2.2ps)后就基本达到了 各自的平衡状态,其稳定后的平衡位置在生长下一 层原子所要占据的位置附近;位置 1 的入射原子则 先达到了一亚稳定状态,在与基底原子相互作用大 约 3.4ps(1.7~5.1ps)后达到了平衡状态;位置 3,4 入射的原子则经过了两个亚稳定状态,分别与基底 原子相互作用 6.5ps(1.7~8.2ps)和 3.1ps(1.7~ 4.8ps)后才达到其平衡状态.

位置3入射的Si原子的平衡位置距表面的距离约为0.068nm,远小于一个原子层高度.这主要是由于入射的位置恰好在沟槽中四个表面原子围成区域的中心,距离四个表面原子的距离相对都较远,在入射时受到表面原子的排斥作用小,从而可以更加接近基底表面,这同时也使得入射Si原子与基底第二层原子的相互作用加强,在其与基底原子形成的3个Si—Si键中便有一个是与第二层原子(图5(c)中的原子B)结合得到的.

位置 4 入射的 Si 原子途径沟槽上方绕过了表面 原子 A,运动到了与入射位置环境相同的相邻位置 上,这主要可能是表面原子 A 在 z 方向坐标值较大, 使得入射原子首先受到了它的吸引作用. 入射 Si 原 子的运动过程中势能出现了一个极小值 - 3. 30eV,这 是由于入射原子基本进入了基底表面,与其发生作用 的基底原子增多;同时,由于与基底原子的距离过小 而受到强的排斥作用,使得入射原子很快就离开基底 表面,回到了势能为 - 2. 65eV 附近振荡.

Table 1



图 3 300K,初始动能为 0. 03eV Si 原子从位置 1 入射时的动能变化(a),势能变化(b),在 x-y 平面的运动轨迹(c)及在 x-z 平面的运动轨迹(d)

Fig. 3 Evolution of the kinetic energy (a), potential energy (b), trajectory on the x-y plane (c) and on the x-z plane (d) for the incident Si atom with the initial kinetic energy of 0.03eV from position 1 at 300K

初始入 射位置	动能达到 的最大值 /eV	达到平衡时与 基底作用的 时间/ps	平衡时与基 底原子的 接合能/eV	平衡时与基底 原子形成的 Si—Si 键数	平衡位置距 基底表面的 距离/nm	能否断开基 底二聚体键
位置1	1.39	3.4	2.01	2	0.151	不能
位置 2	1.24	0.5	1.27	1	0.228	不能
位置3	0.83	6.5	2.51	3	0.068	不能
位置 4	0.94	3.1	2.00	2	0.150	不能
位置5	1.64	0.5	2.99	3	0.114	能
位置 6	1.30	0.5	2.43	2	0.130	能

表 1 6个不同初始位置入射的 Si 原子与基底原子相互作用的主要结果

Main results of the incident Si atom interacting with the substrate atoms from 6 different bombarding sites

位置 5 入射的 Si 原子虽然不是直接射向二聚体的中间,但可以看到其在向二聚体处运动时动能 达到了最大值 1.64eV,并且由于其在 y 方向的动 能较大,在其越过二聚体上方时,不仅使得二聚体键 断开,从而与分开的两个二聚体原子形成了 2 个 Si-Si 键,而且还与相邻的一个二聚体的一个悬键 形成了 1 个 Si-Si 键.

对于入射原子的动能,我们发现从不同位置入 射的 Si 原子与基底原子发生碰撞时,动能的最大值 为1.64eV,最小值也达到了0.83eV,均远大于初始 入射动能0.03eV.这主要是由于入射 Si 原子向基 底运动的过程中,当距基底原子较近时会受到基底 原子势场的吸引作用而加速运动,此时部分势能转 化为动能,动能增加,也即对应图中入射原子的动能 会在与基底表面相互作用的开始阶段必然首先增 加,达到一个极大值.在入射原子运动到距基底足够 近的时候则会受到基底原子势场的排斥作用从而减 速运动,动能减小,如此反复在势场中运动,这导致 了图中相互作用发生的开始阶段入射 Si 原子动能 出现了数次较大的波动.在与基底原子,自身动能 逶渐减小.当入射原子的动能难以越过向其他位置



图 4 300K,初始动能为 0.03eV Si 原子从位置 2 入射时的动能变化(a),势能变化(b),在 x-y 平面的运动轨迹(c) 及在 x-z 平面的运动轨迹(d)

Fig. 4 Evolution of the kinetic energy (a), potential energy (b), trajectory on the x-y plane (c) and on the x-z plane (d) for the incident Si atom with the initial kinetic energy of 0.03 eV from position 2 at 300K



图 5 300K,初始动能为 0.03eV Si 原子从位置 3 入射时的动能变化(a),势能变化(b),在 x-y 平面的运动轨迹(c)及在 x-z 平面的运动轨迹(d)

Fig. 5 Evolution of the kinetic energy (a), potential energy (b), trajectory on the x-y plane (c) and on the x-z plane (d) for the incident Si atom with the initial kinetic energy of 0.03 eV from position 3 at 300K



图 6 300K,初始动能为 0.03eV Si 原子从位置 4 入射时的动能变化(a),势能变化(b),在 x-y 平面的运动轨迹(c)及在 x-z 平面的运动轨迹(d)

Fig. 6 Evolution of the kinetic energy (a), potential energy (b), trajectory on the x-y plane (c) and on the x-z plane (d) for the incident Si atom with the initial kinetic energy of 0.03 eV from position 4 at 300K



图 7 300K,初始动能为 0. 03eV Si 原子从位置 5 入射时的动能变化(a),势能变化(b),在 x-y 平面的运动轨迹(c)及在 x-z 平面的运动轨迹(d)

Fig. 7 Evolution of the kinetic energy (a), potential energy (b), trajectory on the x-y plane (c) and on the x-z plane (d) for the incident Si atom with the initial kinetic energy of 0.03eV from position 5 at 300K



图 8 300K,初始动能为 0.03eV Si 原子从位置 6 入射时的动能变化(a),势能变化(b),在 x-y 平面的运动轨迹(c)及在 x-z 平面的运动轨迹(d)

Fig. 8 Evolution of the kinetic energy (a), potential energy (b), trajectory on the x-y plane (c) and on the x-z plane (d) for the incident Si atom with the initial kinetic energy of 0.03 eV from position 6 at 300K

运动的势垒时,入射原子即达到了平衡位置.在常温 条件下,低能入射原子与基底原子在经历了短暂的 激烈作用后(最多为几个 ps),所具有的动能一般不 再具备越过势垒的能量(此时的动能与初始入射动 能没有关系,只与系统温度有关),其将在平衡位置 附近做小幅振动,平衡时入射 Si 原子动能的量级为 3/2kT.

0.03eV入射的 Si 原子由于本身的能量较低, 除了位置5和位置6入射的Si原子使得一对表面 二聚体原子复位之外,入射 Si 原子没有带来基底其 它原子位置上的明显变化.这与郏正明等人^[6]的结 果基本一致.通过监控基底原子 A 所在二聚体两个 原子之间距离的变化发现:位置5和位置6入射的 Si原子在很短的时间内(分别约为 80fs 和 40fs)就 可以完成打断二聚体键的过程.这与 Garrison^[4]以 及 Zhang 等人^[5]的提出的断开键所需的时间基本 一致.不同的是:Garrison 等人的研究还指出 2~ 7.5eV的入射 Si 原子嵌入到二聚体之间(相当于位 置 6 入射)可以使得二聚体键断开,小于 1eV 的入 射原子不能使二聚体键断开,0.026eV 入射的 Si 原 子只是与二聚体原子的悬键接合,而在我们的模拟 中则发现 0.03eV 的入射 Si 原子同样也可能在很短 的时间内使得二聚体键断开.我们认为这主要是由 于入射原子在与基底作用的开始阶段受到基底原子的吸引作用,在发生碰撞前动能(位置 6 入射时动能达到了 1.3eV)已远大于初始动能 0.03eV,这虽然小于二聚体的键能(约 2eV),但考虑到在相互作用发生的开始阶段,入射原子位置附近的基底原子会具有较强烈的热振动,故入射 Si 原子仍然可以使得二聚体键断开,与分开的 2 个二聚体原子形成 2 个新的 Si—Si 键.对于 Garrison 提出的另外两种二聚体键断开机制:一是入射原子撞开二聚体后与其中的 1 个二聚体原子以及邻近的 1 个二聚体的悬键接合成键;另一是入射原子直接替换二聚体中的一个原子,而把该二聚体原子挤到嵌入位上.由于此两种机制所需的能量比前面提到的嵌入断键机制所需的能量比前面提到的嵌入断键机制所需的能量比前面提到的嵌入断键机制所需的

4 结论

本文用 Tersoff 势函数,对在 300K 时入射动能为 0.03eV 的单个 Si 原子轰击 Si(001)2×1 重构表面的动力学过程进行了模拟.结果表明:(1)入射原子在与基底表面发生相互作用几个皮秒后即可进入稳定位置;(2)入射 Si 原子与基底表面原子的结合能最大可以达到 2.99eV;(3)从位置 1,2,3,4 入射

时入射原子不能使基底表面的二聚体断开,而从位置5和位置6入射时,表面二聚体键的断开在入射 原子与基底表面原子发生相互作用几十飞秒后即可 完成.

致谢 文中用到的所有数据都由曙光 4000A 超级 计算机完成,感谢上海超级计算中心提供的硬件资 源及张挺专员给予的技术支持.

参考文献

- [1] Roland C, Gilmer G H. Epitaxy on surfaces vicinal to Si (001).
 I. Diffusion of silicon adatoms over the terraces. Phys Rev B,1992,46:13428
- [2] Roland C, Gilmer G H. Epitaxy on surfaces vicinal to Si (001). []. Growth properties of Si(001) steps. Phys Rev B, 1992,46:13437
- [3] Terakure K, Yamasaki T, Uda T, et al. Atomic and molecular processes on Si(001) and Si(111) surfaces. Surf Sci, 1997, 386:207
- [4] Garrison B J, Miller M T. Kinetic energy enhanced molecular beam epitaxial growth of Si(100). Chem Phys Lett, 1988, 146:553
- [5] Zhang Zhenyu, Metiu H. The microscopic mechanisms of dimer opening in the early stages of Si deposition on Si(100)-(2×1). Surf Sci,1991,245:353
- [6] Jia Zhengming, Yang Genqing, Cheng Zhaonian, et al. Study of effects of low-energy bombardments of Si(001)-2×1 by molecular dynamics simulation. Acta Physica Sinica, 1994, 43:1809(in Chinese) [郏正明,杨根庆,程兆年,等. 低能粒子

轰击对 Si(001)-2×1 表面原子行为的影响:分子动力学模拟 研究.物理学报,1994,43:1809]

- [7] Fu C C, Weissmann M, Saul A. Finite temperature simulation of ad-dimer diffusion between dimer row and trough on Si (001). Appl Surf Sci, 2001, 175/176;36
- [8] Fu C C, Weissmann M, Saul A. Diffusion pathways for Si addimers on Si(001); a high temperature molecular dynamics study. Surf Sci, 2001, 481;97
- [9] Fu C C, Saul A. Theoretical study of the role of surface defects on the dimer dynamics on Si(001). Surf Sci, 2003, 527: 113
- [10] Kitabatake M, Greene J E. Molecular dynamics and quasidynamic simulations of low-energy particle bombardment effects during vapour-phase crystal growth:10—50eV Si and In atoms incident on (2×1)-terminated Si(001). Thin Solid Films,1996,272;271
- [11] Chadi D J. Si (100) surfaces: Atomic and electronic structures. J Vac Sci Technol, 1979, 16(5): 1290
- [12] Batra I. Atomic structure of the Si(001)-(2×1) surface. Phys Rev B,1990,41:5048
- [13] Tersoff J. Modeling solid-state chemistry: Interatomic potentials for multicomponent systems. Phys Rev B,1989,39:5566
- [14] Abrams C F, Graves D B. Molecular dynamics simulations of Si etching by energetic CF⁺₃. J Appl Phys, 1999, 86:5938
- [15] Murty M V R, Atwater H A. Empirical interatomic potential for Si-H interactions. Phys Rev B, 1995, 51;4889
- [16] Verlet L. Computer experiments on classical fluids: I. Thermodynamical properties of Lennard-Jonesmolecules. Phys Rev, 1967, 159:98
- [17] Berendsen H J C, Postma J P M, van Gunsteren W F. Molecular dynamics with coupling to an external bath. J Chem Phys, 1984, 81(8):3684

Molecular Dynamic Simulation of the Interaction Between a Low Energy Bombarding Si Atoms and the Si(001) 2×1 Reconstructed Surface*

Zhu Linshan¹, Jin Shisheng¹, Gou Fujun^{1,2}, and Xie Quan^{1,†}

(1 College of Electronic Science & Information Technology, Guizhou University, Guiyang 550025, China) (2 Leiden Institute of Chemistry, 2300 RA Leiden, Netherlands)

Abstract: Molecular dynamic simulations are performed to investigate the microscopic process when a Si atom with an incident energy of 0. 03eV bombards a Si(001) 2×1 reconstructed surface at 300K using the Tersoff potential. Six different bombarding sites are chosen in order to study the interaction between the bombarding Si atom and substrate surface atoms. We map the bombarding Si atom's kinetic energy.potential energy and trajectory. The results show that the interaction between the bombarding Si atom and the substrate surface atoms completes in a few picoseconds. The max binding energy of an adatom to a Si(001) 2×1 reconstructed surface is about 2. 99eV. A single, 0. 03eV incident Si atom can open a surface dimer in dozens of femtoseconds after the interaction takes place from positions 5 or 6, while the atom bombarded from positions 1.2, 3.4 cannot.

Key words: molecular dynamics; dimer; Tersoff potential; potential energy PACC: 6120J; 6820 Article ID: 0253-4177(2007)11-1748-08

^{*} Project supported by the National Natural Science Foundation of China (No. 60566001) and the Program for Excellent Young Talents of Guizhou Province (No. 20050528)

[†] Corresponding author. Email: quanxiegz@gzu.edu.cn Received 16 April 2007, revised manuscript received 5 July 2007