同济大学学报(自然科学版) IOURNAL OF TONGH UNIVERSITY (NATURAL SCIENCE) Vol. 37 No. 12 Dec. 2009

文章编号: 0253-374X(2009)12-1638-04

DOI: 10.3969/j.issn.0253-374x.2009.12.014

石墨烯拉伸力学性能温度相关性的数值模拟

韩同伟^{1,2},贺鹏飞¹,王 健²,吴艾辉¹

(1. 同济大学 航空航天与力学学院,上海 200092; 2. 贝尔法斯特女王大学,贝尔法斯特 BT9 5AH)

摘要:采用 Tersoff 势对扶手椅型(Armchair)和锯齿型(Zigzag) 单层石墨烯薄膜在不同热力学温度下(0~3 000 K)的单向拉 伸力学性能进行了分子动力学模拟,预测了石墨烯薄膜拉伸 力学性能对温度的依赖性,并比较了不同温度条件下相同几 何尺寸的扶手椅型和锯齿型单层石墨烯薄膜拉伸力学性能的 差异.结果表明:石墨烯薄膜的拉伸力学性能和变形机制对温 度有强烈的依赖性,2种不同手性的单层石墨烯薄膜的杨氏模 量、抗拉强度、拉伸极限应变均随温度的升高而显著减小.石 墨烯薄膜力学性能的各向异性也受温度的影响,当温度低于 600 K时,扶手椅型石墨烯薄膜的力学性能优于锯齿型的;但 当温度超过 600 K时,特别是高温时,扶手椅型薄膜的力学性 能的优势逐渐减弱,甚至低于锯齿型的.

关键词:单层石墨烯薄膜;拉伸力学性能;分子动力学方法; 温度相关性 中图分类号: TB 332

文献标识码:A

Numerical Simulation of Temperature **Dependence of Tensile Mechanical Properties for Single Graphene Sheet**

HAN Tongwei^{1,2}, HE Pengfei¹, WANG Jian², WU Aihui¹ (1. School of Aerospace Engineering and Applied Mechanics, Tongji University, Shanghai 200092, China; 2. The Queen's University of Belfast, Belfast BT9 5AH, UK)

Abstract: The tensile mechanical properties of the armchair and zigzag single graphene sheets at different temperatures $(0 \sim 3\ 000\ \text{K})$ were investigated based on molecular dynamics simulation with Tersoff bond-order interatomic potential. The dependence of the tensile mechanical properties of the sheets on the temperature was predicted and analyzed. A study was also made of the difference of the tensile mechanical properties between armchair and zigzag sheets at different temperatures. Simulation results indicate that the tensile mechanical properties and deformation mechanism of the sheets are strongly dependent on the temperature. The

Young's modulus, tensile strength and limit tensile strain of the two chiral sheets all decrease significantly with the increasing temperature. It is also found that the mechanical anisotropy of the sheets is also affected by the temperature. When the temperature is less than 600K, the mechanical properties of armchair sheets are superior to those of the zigzag ones. However, when the temperature is over 600 K, this superiority diminishes gradually and even turns into inferiority, especially at a high temperature.

Key words: single graphene sheet; tensile mechanical properties; molecular dynamics method; temperature dependence

石墨烯(Graphene)是由单层六角元胞碳原子构 成的具有蜂窝状2维晶格结构的一种碳质新材料, 它是 2004 年由曼彻斯特大学的 K.S. Novoselov 和 A.K. Geim 小组首先发现的^[1],是构建其他维数碳 质材料(如0维富勒烯(C60),1维碳纳米管(CNT),3 维石墨(Graphite)等)的基本结构单元^[2].这种新型 低维碳材料具有极好的结晶性和电学质量[2-5],近 年来迅速成为材料科学和凝聚态物理领域最为活跃 的研究前沿[6]. 最近的研究[7-9]表明,石墨烯具有极 其优异的力学性能.石墨烯的力学性质与碳原子之间 的化学键和电子结构有着紧密联系.全部由α键(自 然界中最强的化学键)构成的石墨烯,所有碳原子被 束缚在同一个平面内,使其具有超高的强度、刚度和 韧性以及独特的变形机制.另一方面,根据统计热力 学理论,温度的高低决定了碳原子热振动的剧烈程 度.因此,温度的改变必然会引起石墨烯力学行为的 变化. Ozaki^[10], Ni^[11]和 Yakobson 等人^[12]通过对碳纳 米管轴向压缩和轴向拉伸的数值模拟均表明,碳纳米 管的力学性能对温度有一定的依赖性.关于石墨烯力 学性能与温度的相关性尚未见相关报道.

收稿日期,2009-01-08

基金项目:上海市科委基础研究重点资助项目(09JC1414400)

作者简介:韩同伟(1979一),男,博士生,主要研究方向为计算纳米力学.E-mail:6twhan@tongji.edu.cn

贺鹏飞(1962—),男,教授,工学博士,博士生导师,主要研究方向为复合材料力学.E-mail:ph232@tongji.edu.cn

由于高温下实验操作不易控制,分子动力学方法^[13]在研究温度对石墨烯力学行为的影响方面具 有不可替代的优势.本文采用分子动力学方法,对扶 手椅型和锯齿型单层石墨烯薄膜在不同温度条件下 (0~3000 K)的拉伸力学性能进行了计算机数值模 拟,预测了石墨烯薄膜拉伸力学性能对温度的依赖 性,并比较了不同温度条件下相同几何尺寸的扶手 椅型和锯齿型单层石墨烯薄膜拉伸力学性能的差 异,为纳米材料与纳米器件设计工作者提供一定的 理论依据.

1 物理模型及模拟方法

1.1 单层石墨烯薄膜几何模型

完美的石墨烯是由单层六角元胞碳原子构成的 蜂窝状2维晶体,其中碳一碳键长大约为0.142 nm. 模拟中选用的扶手椅型和锯齿型石墨烯的结构如图 1所示,模型尺寸相同,分别为19.6800 nm× 19.8839 nm,19.8839 nm×19.6800 nm,原子个数 均为15134.



图 1 扶手椅型和锯齿型单层石墨烯薄膜几何模型(单位:nm) Fig.1 Geometric models of armchair and zigzag single graphene sheet(unit:nm)

1.2 模拟方法及过程

在纳米尺度下,分子动力学方法是材料科学研 究中不可或缺的重要研究手段,被广泛地用来研究 纳米材料的力学性能及其变形机理.分子动力学计 算的一个关键问题是原子势函数的选取,它直接决 定着模拟的精度.适用于共价键体系使用最广泛的 Tersoff 势函数^[14-15],它为三体势函数,能较为真实 地模拟共价键材料(如C,Si,Ge,SiC等)晶体的力学 性质.因此,本文在进行分子动力学模拟时选择 Tersoff 作用势函数.Tersoff 原子间相互作用势函数 表示为

$$E = \sum_{i} E_{i} = \frac{1}{2} \sum_{i \neq j} V_{ij}$$
(1)

 $V_{ij} = f_c(r_{ij}) [f_r(r_{ij}) + b_{ij}f_a(r_{ij})]$ (2) 式中: *E* 为体系的总能量; V_{ij} 为 *ij* 原子间的成键能 量; f_a 和 f_r 分别是对势的吸引项和排斥项; f_c 是光 滑截断函数; b_{ij} 为键序函数, 其具体形式见文献 [14-15]. Tersoff 势形式上象一个二体势, 实际上 是一个多体势, 因为系数 b_{ij} 并非是一个常数, 而是 一个依赖于 *i*, *j* 原子的位置, 并与 *i* 粒子周围其他 的近邻原子有关的多体函数项.

系统运动方程求解采用速度形式的 Verlet 算法^[13]形式,如下式:

 $r(t + \Delta t) = r(t) + v(t)\Delta t + a(t)\Delta t^{2}/2$ $v(t + \Delta t/2) = v(t) + a(t)\Delta t/2$ $a(t + \Delta t) = -\nabla E(r(t + \Delta t))/m$ $v(t + \Delta t) = v(t + \Delta t/2) + a(t + \Delta t)\Delta t/2$ (3)

模型中C原子的质量取12.01 u. 在模拟热力学 温度 0,300,600,900,1 200,1 500,1 800,2 100, 3 000 K条件下,分别对扶手椅型和锯齿型单层石墨 烯薄膜进行拉伸模拟.模拟过程如下:纳米薄膜在 *x* 方向控制为自由边界,在 *y* 方向施加周期性边界条 件.采用 Nose-Hoover 方法^[13]进行等温调节,时间步 长取1 fs.模拟过程先对初始构型进行无约束弛豫, 使系统处于能量最低的平衡状态.然后对驰豫过的 纳米薄膜沿 *y* 向均匀拉伸.拉伸时固定纳米薄膜一 端一层碳环,对纳米薄膜施加均匀拉伸应变,每次施 加 0.001 的拉伸应变,然后驰豫 1 000 步,驰豫时间 为 1.0×10⁻¹² s,应变率为 1.0×10⁹ s⁻¹.重复此拉 伸、驰豫过程,直至纳米薄膜被拉伸破坏.

2 计算结果及分析

图 2 分别绘出了扶手椅型和锯齿型石墨烯薄膜 在不同温度下(0~3 000 K)的拉伸应力应变曲线,其 中纵轴为纳米薄膜原子的 y 向(拉伸方向)应力的平 均值.需要指出的是,由于石墨烯薄膜是由单层碳原 子构成,其厚度必须采用连续介质假设后计算应力 才有意义.本文在计算应力时石墨烯薄膜的有效厚 度取石墨晶体的层间距 0.335 nm^[16-18].温度对 2 种 不同构型单层石墨烯薄膜拉伸力学性能的影响的计 算结果列于表 1.

由应力一应变曲线和表1可知,扶手椅型和锯 齿型单层石墨烯薄膜的力学性能对温度有强烈的依 赖性.



图 2 单层石墨烯薄膜在不同温度下的应力一应变曲线

Fig.2 Tensile stress-strain curves of armchair and zigzag single graphene sheets at different temperatures





类型	热力学 温度/K	杨氏模量/ GPa	拉伸强度/ GPa	拉伸极限 应变
扶手椅 型薄膜	0	$1\ 033.75$	200.68	0.409
	300	983.12	190.04	0.380
	600	947.44	170.47	0.336
	900	918.50	138.60	0.271
	1 200	907.21	126.38	0.239
	1 500	875.23	112.05	0.200
	1 800	829.55	104.24	0.178
	2100	786.99	89.38	0.144
	3 000	743.48	74.89	0.117
锯齿型 薄膜	0	977.05	188.93	0.349
	300	946.13	174.01	0.270
	600	915.84	166.16	0.254
	900	897.73	161.43	0.250
	1 200	865.32	142.53	0.220
	1 500	837.58	131.09	0.207
	1 800	843.70	114.26	0.183
	$2\ 100$	788.00	97.26	0.156
	3 000	732.42	59.57	0.089

当温度从0K升高至3000K时,扶手椅型和锯齿型单层石墨烯薄膜的杨氏模量均随温度明显减小,降幅分别达28.1%和25.0%,如图3所示.2种

不同手性石墨烯薄膜的拉伸强度和拉伸极限应变 (对应拉伸强度,下同)随温度的变化趋势与杨氏模 量的相似,且对温度的依赖性更强.当温度从0K升 高至3000K时,扶手椅型和锯齿型单层石墨烯薄膜 的拉伸强度随温度的降低幅度分别为62.7%和 68.5%,拉伸极限应变降幅分别为71.3%和74.5%, 变化趋势见图4和图5.



图 3 单层石墨烯薄膜杨氏模量随热力学温度的变化趋势

Fig. 3 Young's modulus of armchair and zigzag single graphene sheets as a function of temperature



图 4 单层石墨烯薄拉伸强度随热力学温度的变化趋势

Fig. 4 Tensile strength of armchair and zigzag single graphene sheets as a function of temperature



图 5 单层石墨烯薄拉伸极限应变随热力学温度的变化趋势

Fig.5 Limit tensile strain of armchair and zigzag single graphene sheets as a function of temperature

上述结果的产生可能基于以下原因.根据统计 热力学理论,系统所有原子的动能与温度一般满足 以下关系式^[14]:

$$E_{k} = \sum_{i=1}^{N} \frac{1}{2} m_{i} v_{i}^{2} = \frac{3}{2} N k_{\rm B} T \qquad (4)$$

式中: E_k 为系统总动能;N为系统总原子数; k_B 为 波尔兹曼常数;T为系统的热力学温度.

由式(4)可知,系统温度越高,系统的总动能就越 大,从热力学观点来看,系统内部原子的热运动越激 烈,则随着温度的升高,原子更活跃,原子在其平衡位 置产生振动的幅度越大.在外载作用下,高温时原子 之间的相互吸引力相对减小,原子更容易脱离固有的 平衡位置而失稳,抗拉强度和拉伸极限应变减小.

对石墨烯在不同温度下的原子变形构型研究发 现,温度对石墨烯薄膜的变形机制也有一定的影响. 在低温下,石墨烯薄膜在拉伸载荷作用下,缺陷一般 首先形成于边缘处,薄膜对角线附近缺陷处的碳碳 键首先断裂.但在高温时发现,缺陷除了在边缘处形 成外,有时还会形成于薄膜内部某处.在外载作用 下,内部缺陷附近的碳碳键有时会首先断裂.同时还 发现,高温时在同一时刻,有时会有几个缺陷同时存 在.产生这种情况的原因,与高温下原子的热振动有 一定的关系.一般地,在不为绝对零度的条件下,石 墨烯中碳原子总是以其平衡位置为中心进行热振 动.低温时,原子的动能较小,振动的幅度较小,原子 在外载下的运动基本不受热振动的影响,可认为在 外载作用下进行"机械地"运动.但是在高温时,原子 的动能较大,原子的运动除了受外载的影响外,还受 热振动的影响,温度越高,原子热振动的平均能量越 大.在外载作用下,当原子的能量大到足以克服周围 原子对它的束缚时,原子即脱离平衡位置,导致缺陷 的形成.温度愈高,造成缺陷的机会愈多.

由于本文在模拟时选用相同尺寸的扶手椅型和 锯齿型石墨烯薄膜模型,因此可以比较它们在不同 温度环境下拉伸力学性能的差异,以了解石墨烯薄 膜力学性能的各向异性与温度的关系.由图 3,4 和 5,可以发现,当热力学温度小于 600 K时,扶手椅型 石墨烯薄膜的力学性能明显优于锯齿型的.比如,扶 手椅型石墨烯薄膜的杨氏模量、抗拉强度和拉伸极 限应变均高于锯齿型的.当热力学温度超过 600 K 时,特别是高温时,扶手椅型薄膜的力学性能的优势 逐渐减弱,甚至低于锯齿型的.如扶手椅型石墨烯薄 膜抗拉强度低于锯齿型的.这说明石墨烯薄膜力学 性能的各向异性也受温度的影响.

3 结论

利用分子动力学方法,对扶手椅型(Armchair) 和锯齿型(Zigzag)单层石墨烯薄膜在不同热力学温 度下(0~3000 K)的单向拉伸力学性能进行了数 值模拟研究.模拟结果表明,石墨烯薄膜的拉伸力 学性能对温度有强烈的依赖性.2种不同手性的单 层石墨烯薄膜的杨氏模量、抗拉强度、拉伸极限应 变均随温度的升高而显著减小.温度对石墨烯薄膜 的拉伸变形机制有一定的影响.在低温下,石墨烯 薄膜在拉伸载荷作用下,缺陷一般首先形成于边缘 处,薄膜对角线附近缺陷处的碳碳键首先断裂;在 高温时,缺陷除了在边缘处形成外,有时还会形成 于薄膜内部某处,内部缺陷附近的碳碳键有时会首 先断裂.而且在高温时,在同一时刻,有时会有几个 缺陷同时存在.石墨烯薄膜力学性能的各向异性也 受温度的影响. 当热力学温度低于 600 K 时,扶手 椅型石墨烯薄膜的力学性能优于锯齿型的,但当热 力学温度超过 600 K时,特别是高温时,扶手椅型 薄膜的力学性能的优势逐渐减弱,甚至低于锯齿 型的.

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 (22):666.
- [2] Geim A K, Novoselov K S. The rise of graphene [J]. Nature Materials, 2007, 6:183.
- [3] Avouris P, CHEN Zhihong, Perebeinos V. Carbon-based electronics[J]. Nature Nanotechnology, 2007, 2:605.
- [4] Charlier J C, Eklund P C, Zhu J, et al. Electron and phonon properties of graphene: their relationship with carbon nanotubes [J]. Carbon Nanotubes, 2008, 111:673.
- [5] Chen J H, Jang C, Xiao S, et al. Intrinsic and extrinsic performance limits of graphene devices on SiO₂ [J]. Nature Nanotechnology, 2008, 3: 206.
- [6] 中国科学院.2008 科学发展报告[M].北京:科学出版社, 2008:33-38.

Chinese Academy of Sciences. 2008 Science development report [M]. Beijing; Science Press, 2008; 33 – 38.

- [7] LIU Fang, MING Pingbing, LI Ju. Ab initio calculation of ideal strength and phonon instability of graphene under tension[J]. Physical Review B,2007,76:064120.
- [8] LEE Changgu, WEI Xiaoding, Kysar J W, et al. Measurement of the elastic properties and intrinsic strength of monolayer graphene[J]. Science, 2008, 321 (5887): 385.

(下转第1672页)