

# Природа низкоэнергетических возбуждений зарядово-упорядоченной фазы манганитов $\text{La}_{0.25}\text{Ca}_{0.75}\text{MnO}_3$

*Б. П. Горшунов, Е. С. Жукова, Е. Г. Максимов<sup>+</sup>, А. С. Прохоров, В. И. Торгашев\*, Т. Жанг<sup>1)□∇</sup>, Д. By<sup>1) □</sup>,  
М. Дрессель<sup>1)</sup>□*

Учреждение Российской академии наук Институт общей физики им. А. М. Прохорова РАН, 119991 Москва, Россия

<sup>+</sup> Учреждение Российской академии наук Физический институт им. П. Н. Лебедева РАН, 119991 Москва, Россия

<sup>\*</sup>Физический факультет Южного Федерального Университета, Ростов на Дону, Россия

<sup>□</sup> 1. Physikalisches Institut, Universität Stuttgart, Stuttgart, Germany

<sup>∇</sup> Institute of Solid State Physics, Chinese Academy of Sciences, Hefei, China

Поступила в редакцию 15 февраля 2010 г.

С целью исследования механизмов зарядового упорядочения в манганитах выполнены систематические исследования природы низкоэнергетических возбуждений поликристаллических и наноструктурированных образцов  $\text{La}_{0.25}\text{Ca}_{0.75}\text{MnO}_3$ . Установлено, что в интервале энергий 0.5–90 мэВ и температур 5–300 К в спектрах электродинамического отклика  $\text{La}_{0.25}\text{Ca}_{0.75}\text{MnO}_3$  отсутствуют резонансные особенности, которые могли бы быть связаны с коллективными возбуждениями зарядово-упорядоченной фазы. Показано, что наблюдаемые на частотах  $20\text{--}40\text{ cm}^{-1}$  и  $80\text{--}100\text{ cm}^{-1}$  линии поглощения являются обычными акустическими фононами, приобретающими оптическую активность в результате структурного фазового перехода и возникновения сверхструктуры с учетоменным периодом вдоль кристаллографической оси *a*. Обнаружено подавление сверхструктуры в образцах с наноразмерными ( $\leq 40\text{ nm}$ ) кристаллитами, указывающее на относительно слабую связь зарядового и магнитного параметров порядка с фононной подсистемой.

**1. Введение.** Замечательной особенностью манганитов  $\text{R}_{1-x}\text{A}_x\text{MnO}_3$  ( $\text{R}$  – редкая земля,  $\text{A}$  – щелочной элемент) является близость по величине энергий основных состояний, возникающих в результате конкуренции взаимодействий в магнитной, орбитальной, зарядовой и фононной подсистемах [1–4]. В таких условиях “хрупкое” стабильное фазовое состояние материала может легко варьироваться относительно небольшим изменением внешних параметров, таких как температура, магнитное или электрическое поле, давление, механическое напряжение, облучение и даже морфология образца – например, размер кристаллитов [5–13]. Наиболее известным следствием такого чувствительного баланса между различными фазами является эффект колоссального магнетосопротивления [14, 15]. Манганиты, однако, интересны и в более широком аспекте, поскольку они предоставляют возможность для исследования разнообразных электронных корреляционных эффектов в твердых телах. Взаимодействие параметров порядка различного типа проявляется в виде чрезвычайно богатой фазовой диаграммы манганитов, демонстрирующей существование фаз с за-

рядовым, магнитным и орбитальным упорядочениями, а также неоднородные зарядовые и спиновые состояния (фазовое расслоение, страйпы) [3, 4]. Выяснение микроскопической природы соответствующих фаз и переходов между ними составляет сегодня одну из наиболее актуальных тем физики коррелированных электронных состояний. При этом все больше внимания уделяется проводящим манганитам и исследованию природы зарядового упорядочения (CO, charge order). И хотя известно, что в формировании CO-фазы в той или иной степени участвуют взаимодействия во всех главных подсистемах – спиновой, зарядовой, орбитальной и фононной, микроскопика механизма CO-фазового перехода остается предметом активных дискуссий, а соответствующие экспериментальные результаты довольно противоречивы. Так, например, изначально предполагалось, что додирование  $\text{LaMnO}_3$  кальцием ведет при  $T < T_{\text{CO}}$  ( $T_{\text{CO}} = 220\text{--}240\text{ K}$  для  $\text{La}_{1-x}\text{Ca}_x\text{MnO}_3$ ,  $x = 0.75$ ) к пространственному разделению ионов марганца с целочисленной валентностью  $\text{Mn}^{3+}$  и  $\text{Mn}^{4+}$ , и что в случае соразмерных концентраций ( $x = 1/2, 2/3, 3/4$ ) могут даже возникать “страйпы”, содержащие отдельно ионы  $\text{Mn}^{3+}$  и  $\text{Mn}^{4+}$ , отстоящие друг от друга в направлении *a* на расстояния, кратные со-

<sup>1)</sup> T. Zhang, D. Wu, M. Dressel.

ответствующей постоянной решетки  $a$  [16–19]. Позже, однако, выяснилось, что реальная ситуация является более сложной [19, 20]. Оказалось, что амплитуда пространственной модуляции заряда на ионах Mn заметно меньше заряда электрона и что, кроме того, волновой вектор модуляции плавно зависит от концентрации кальция,  $\mathbf{q} = (1 - x)\mathbf{a}^*$  ( $\mathbf{a}^*$  – волновой вектор обратной решетки в направлении  $a$ ), и в общем случае несоразмерен с периодом решетки  $a$  [21–24]. Детальная картина взаимодействий, приводящих к такому типу зарядового распределения как и к более низкотемпературному антиферромагнитному (antiferromagnetic, AFM) порядку ( $T_{AFM} \approx 140$  К для  $x = 0.75$ ), остается невыясненной [3, 4].

Одним из наиболее эффективных методов изучения коллективных электронных состояний является оптическая спектроскопия, позволяющая исследовать их микроскопическую природу путем наблюдения в оптических спектрах ярких проявлений электронных корреляций, таких, например, как коллективные возбуждения и энергетические щели (псевдощели). Поскольку эти особенности обычно характеризуются достаточно низкими энергиями [25, 26] – порядка миллиэлектронвольт или ниже, оптические эксперименты необходимо проводить, соответственно, в далеком инфракрасном (ИК) и терагерцовом–субтерагерцовом (ТГц–субТГц) диапазонах. Что касается мanganитов, то к настоящему времени оптические исследования их CO-фазы проводились главным образом на относительно более высоких энергиях. Существует лишь две работы, посвященные ИК и ТГц–субТГц спектроскопии их CO-фазы. В [27] методом спектроскопии с временным разрешением исследовался диэлектрический отклик  $Rg_{0.7}Ca_{0.3}MnO_3$ , и была обнаружена резонансная линия поглощения на энергиях 2–3 мэВ. Привлекая аналогию с одномерными проводниками и основываясь на малости характерной энергии резонанса, авторы [27] полагают, что его природа связана с коллективным возбуждением электронной и фононной компонент, сконденсированных в волну зарядовой плотности (charge-density wave, CDW) типа Пайерлса–Фрёлиха [28]. В другой публикации [29] представлены результаты, полученные для целого ряда составов  $La_{1-n/8}Ca_{n/8}MnO_3$  ( $n = 5, 6$ ) и  $Nd_{1/2}Sr_{1/2}MnO_3$ . Измерения выполнялись на фурье-спектрометре, причем авторами была сделана попытка расширить стандартный для фурье-спектрометров рабочий диапазон в сторону низких частот с применением интенсивного синхротронного излучения. В [29] сообщается о наблюдении серии узких линий поглощения в интервале  $6$ – $20$  см $^{-1}$ , которые, как и в [27], интерпретируются как CDW-

фазоны. Зарегистрированные в [29] на частотах 20–80 см $^{-1}$  более широкие возбуждения объясняются авторами как комбинации CDW-фазонов и CDW-амплитудонов. Надо заметить, что идея о том, что движущей силой зарядового упорядочения в мanganитах может быть электрон–фононное взаимодействие типа Пайерлса–Фрёлиха, довольно активно обсуждается последние несколько лет [23, 30–34], хотя окончательной ясности в вопросе о возможности реализации в них CDW-фазы нет [35, 36].

Целью настоящей работы являлось исследование природы низкоэнергетических возбуждений в зарядово–упорядоченной фазе мanganитов с помощью метода терагерцовой–субтерагерцовой ЛОВ-спектроскопии (ЛОВ-лампа обратной волны, генератор ТГц–субТГц излучения). Перекрывая область частот от 0.03 до 1.5 ТГц (энергии кванта от долей мэВ до нескольких мэВ), данный метод является адекватным поставленной задаче и уже показал свою эффективность при исследовании электронных коррелированных состояний в самых разных системах [26], включая и низкоразмерные проводники с CDW. В настоящей работе мы представляем результаты, полученные для состава  $La_{0.25}Ca_{0.75}MnO_3$  (LCMO). Поскольку монокристаллы для таких концентраций кальция до сих пор недоступны, нами исследовались поликристаллические образцы, что, тем не менее, предоставило нам дополнительные возможности для изучения свойств зарядовой и магнитной подсистем путем варьирования размеров кристаллитов, так как такое варьирование дает возможность изучать взаимодействие магнитного и зарядового параметров порядка [12, 13, 37, 38].

**2. Экспериментальные результаты и их обсуждение.** Процесс синтеза поликристаллических образцов  $La_{0.25}Ca_{0.75}MnO_3$  описан в [12]. Размеры кристаллитов определялись температурой отжига на конечной стадии синтеза. Кристаллическая структура контролировалась с помощью рентгеновского анализа. Для оптических измерений прессовались таблетки диаметром порядка 1 см и толщиной от 0.1 до 0.6 мм. Все образцы имели одинаковую плотность. Измерения при температурах 5–300 К проводились на двух спектрометрах. В интервале частот  $\nu = 4$ – $40$  см $^{-1}$  с применением ТГц–субТГц ЛОВ-спектрометра выполнялись прямые измерения спектров проводимости  $\sigma(\nu)$  и диэлектрической проницаемости  $\epsilon(\nu)$ . Методика измерений детально описана в работе [26]. На тех же образцах на фурье-спектрометре на частотах до 700 см $^{-1}$  измерялись ИК спектры коэффициента отражения. Стандартный Крамерс–Крониг анализ ИК спектров отра-

жения, выполненный совместно с напрямую измеренными ТГц-субТГц спектрами  $\sigma(\nu)$  и  $\varepsilon(\nu)$ , позволил нам получить спектры диэлектрического отклика  $\text{La}_{0.25}\text{Ca}_{0.75}\text{MnO}_3$  в диапазоне частот 4–700  $\text{cm}^{-1}$ .

На рис.1а, б представлены спектры проводимости и диэлектрической проницаемости

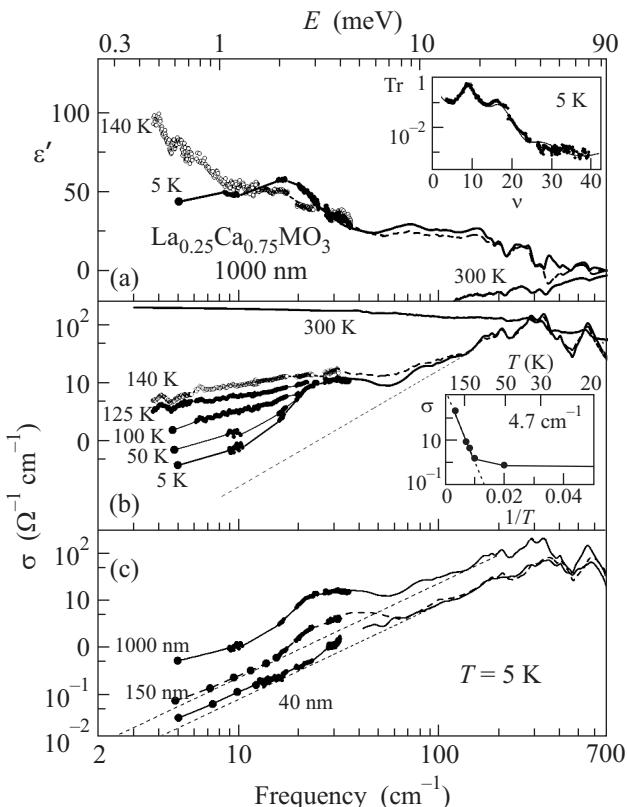


Рис.1. Спектры диэлектрической проницаемости и проводимости поликристаллического (а), (б) и наструтуированного (с) образцов  $\text{La}_{0.25}\text{Ca}_{0.75}\text{MnO}_3$ . Точками показаны результаты измерений на ЛОВ-спектрометре [26], сплошные и пунктирные кривые – спектры, полученные на основе анализа ИК спектров отражения с применением соотношений Крамерса-Кронига. Прямыми пунктирными линиями показано квадратичное по частоте поведение, отвечающее низкочастотным “хвостам” фонов в ИК области. На вставке к рис.а показан спектр коэффициента пропускания образца  $\text{La}_{0.25}\text{Ca}_{0.75}\text{MnO}_3$  толщиной 76 мкм. Здесь точки – эксперимент, сплошная кривая – результат обработки экспериментального спектра с применением формул Френеля для пропускания плоского слоя. На вставке к рис.б показано активационное ( $E_{\text{act}} = 0.13$  эВ) температурное поведение низкочастотной проводимости (пунктиры)

$\text{La}_{0.25}\text{Ca}_{0.75}\text{MnO}_3$ , измеренные на поликристаллических (размер кристаллитов 1–2 мкм) образцах. При комнатной температуре, выше температуры СО,

спектры  $\sigma(\nu)$  и  $\varepsilon(\nu)$  имеют типичный для проводников вид [39]: проводимость слабо зависит от частоты на низких частотах и падает с увеличением частоты; диэлектрическая проницаемость отрицательна ниже 700  $\text{cm}^{-1}$  и возрастает с увеличением частоты. Выше примерно 200  $\text{cm}^{-1}$  видны фоновые линии, не полностью экранированные свободными носителями в силу их относительно невысокой концентрации. С охлаждением низкочастотная ( $\approx 10 \text{ cm}^{-1}$ ) проводимость падает, причем по активационному закону (вставка на рис.1б)  $\sigma \sim \exp(-E_{\text{act}}/k_B T)$ ,  $E_{\text{act}} = 0.13$  эВ, что свидетельствует о наличии щели  $2\Delta = E_{\text{act}}$  в плотности электронных состояний, видной также в виде “порога поглощения” в ИК спектрах проводимости [40] ( $k_B$  – постоянная Больцмана). В СО-фазе, при  $T < T_{\text{CO}}$ , вид спектров  $\sigma(\nu)$  и  $\varepsilon(\nu)$  изменяется. Здесь проводимость возрастает, диэлектрическая проницаемость падает с увеличением частоты, а фоновые особенности становятся более ярко выраженным. Кроме того, в спектрах  $\sigma(\nu)$  и  $\varepsilon(\nu)$  отчетливо видна широкая резонансная (согласно характерной дисперсии  $\varepsilon'$ , рис.1а) полоса поглощения на частотах 20–50  $\text{cm}^{-1}$ , она наиболее ярко проявляется в АФМ-упорядоченной фазе при  $T < T_{\text{AFM}} = 140$  К. Детальный анализ показывает, что полоса состоит из двух линий поглощения с собственными частотами около 25 и 38  $\text{cm}^{-1}$ . Помимо поглощения наблюдалось ранее в работе [29] в материале такого же состава,  $\text{La}_{0.25}\text{Ca}_{0.75}\text{MnO}_3$ . Заметим, однако, что в наших спектрах полностью отсутствует наблюдавшаяся в [29] дополнительная узкая линия в районе 7–10  $\text{cm}^{-1}$  [29]. Это продемонстрировано на вставке к рис.1а, где представлен спектр коэффициента пропускания пластинки толщиной 76 мкм: падение пропускания выше 20  $\text{cm}^{-1}$  вызвано описанной выше полосой поглощения, а более низкочастотные осцилляции связаны с интерференцией излучения внутри плоскопараллельной пластинки. Еще одна особенность в виде несколько менее ярко выраженной широкой полосы видна в наших спектрах в районе 80–100  $\text{cm}^{-1}$ . Как демонстрируют рис.1с и рис.2, обе полосы поглощения теряют свою интенсивность при уменьшении размера кристаллитов и полностью исчезают в образцах с кристаллитами размером 40 нм.

В отличие от представленной в литературе интерпретации [29], мы считаем, что наблюдаемые в спектрах  $\text{La}_{0.25}\text{Ca}_{0.75}\text{MnO}_3$  низкоэнергетические линии поглощения не могут свидетельствовать о возникновении основного состояния с волной зарядовой плотности. Наши аргументы состоят в следующем. Во-первых, полоса поглощения на частотах

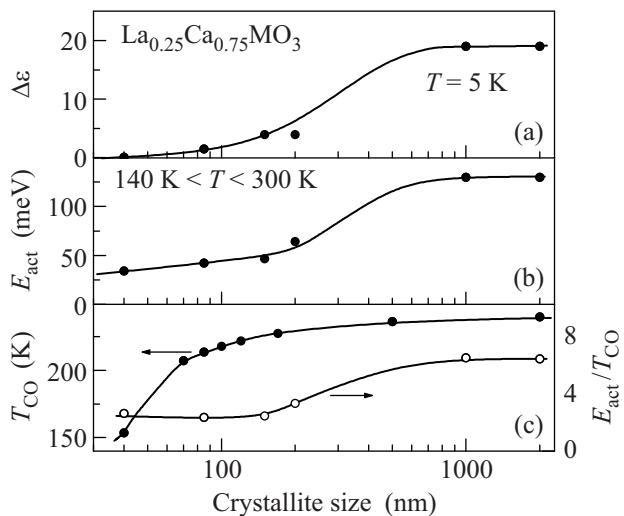


Рис.2. Зависимость от размеров кристаллитов характеристик  $\text{La}_{0.25}\text{Ca}_{0.75}\text{MnO}_3$ . (а) Суммарный диэлектрический вклад  $\Delta\epsilon$  полосы поглощения на частотах 20–40  $\text{cm}^{-1}$ . (б) Энергия активации, описывающая температурный ход низкочастотной (5–10  $\text{cm}^{-1}$ ) проводимости. (с) Температура зарядового упорядочения (левая ось, данные [12]) и отношение  $E_{\text{act}}/T_{\text{CO}}$

$20\text{--}40\text{ cm}^{-1}$  не может интерпретироваться как пиннингованный CDW-фазон, поскольку: а) она состоит из двух близко лежащих линий, в то время как фазонные CDW-моды всегда представлены в виде одиночного резонанса [28]; б) она является резонансной, тогда как CDW-фазон в мanganитах должен был бы быть передемптированным вследствие “грязного пайерлсовского перехода” (“dirty Peierls transition” [34, 41]); в) как показывает наш анализ, суммарный диэлектрический вклад  $\Delta\epsilon$  полосы не зависит от температуры, в противоположность тому, что наблюдается в низкоразмерных проводниках с CDW [28]. Вторых, величины энергетической щели  $2\Delta$  и отношения  $2\Delta/T_{\text{CO}}$ , регистрируемые в мanganитах, намного превосходят соответствующие типичные для проводников с CDW значения  $2\Delta/T_{\text{CDW}} \approx 3.5$ . В частности, для  $\text{La}_{1-x}\text{Ca}_x\text{MnO}_3$  значения  $2\Delta/T_{\text{CO}}$  изменяются в пределах от  $\approx 6$  ( $x = 0.75$ , наши результаты) до  $\approx 30$  ( $x = 0.5$  [40]).

Мы полагаем, что наблюдаемые в  $\text{La}_{0.25}\text{Ca}_{0.75}\text{MnO}_3$  на частотах 20–50  $\text{cm}^{-1}$  и 80–100  $\text{cm}^{-1}$  полосы поглощения соответствуют обычным акустическим фононам, приобретающим оптическую активность в ИК спектрах вследствие структурного фазового перехода  $Pnma \leftrightarrow P2_1/m$  антиферродисторсионного типа с учетом переноса  $a$  кристаллической решетки и происходящего при  $T = T_{\text{CO}}$  [32]. При этом, как результат изменения структуры кристаллической решетки, моды из точек

зоны Бриллюэна с волновыми векторами  $\mathbf{q} = \mathbf{a}^*/4$  и  $\mathbf{q} = \mathbf{a}^*/2$  ромбической фазы “перебрасываются” в центр зоны ( $\mathbf{q} = 0$ ) моноклинной фазы. Рис.3

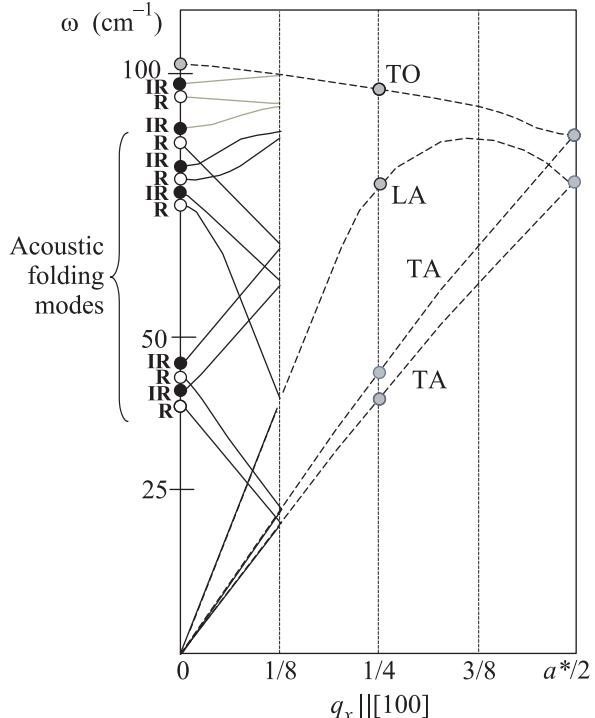


Рис.3. Качественная схема, демонстрирующая переброс (foldling, folding) фоновых дисперсионных ветвей при фазовом переходе  $Pnma \leftrightarrow P2_1/m$  с учетом переноса параметра  $a$  элементарной ячейки. Фононы с  $\mathbf{q}_x = \mathbf{a}^*/4$  и  $\mathbf{q}_x = \mathbf{a}^*/2$  ромбической фазы (серые кружки на схеме дисперсии) перебрасываются в центр моноклинной зоны Бриллюэна и становятся КР (Raman, R) и ИК (infrared, IR) активными оптическими модами (белые и черные кружки, соответственно). Полосы в области 1 ТГц формируют поперечные акустические (ТА) фононы с  $\mathbf{q}_x = \mathbf{a}^*/4$ , тогда как полоса в области 3 ТГц обусловлена модами с границы зоны Бриллюэна ( $\mathbf{q}_x = \mathbf{a}^*/2$ ) и продольными акустическими (LA) фононами с  $\mathbf{q}_x = \mathbf{a}^*/4$

демонстрирует соответствующую трансформацию низкочастотных дисперсионных фоновых ветвей в этом случае. Поскольку в литературе отсутствуют данные по дисперсии фоновых мод для твердых растворов  $\text{La}_{1-x}\text{Ca}_x\text{MnO}_3$ , рисунок построен на основе известных для  $\text{LaMnO}_3$  расчетов [42]. Очевидно, что полоса поглощения, наблюдаемая на частотах 20–40  $\text{cm}^{-1}$ , отвечает акустическим модам, имевшим волновой вектор  $\mathbf{q} = \mathbf{a}^*/4$ , а более широкая полоса на частотах 80–100  $\text{cm}^{-1}$  связана с группой мод в  $X$ -точке зоны Бриллюэна (волновой вектор  $\mathbf{q} = \mathbf{a}^*/2$ ). Тот факт, что в наших экспериментах не удалось достаточно четко прописать отдельные

линии, можно связать как с поликристаллической природой исследованных образцов, так и с возможным наличием дополнительных фаз, например, фазы со сверхструктурой с периодом  $3a$  [32] (в этом случае в ИК спектрах активируются моды с  $\mathbf{q} = \mathbf{a}^*/3$ ). Заметим, что наблюдение обсуждаемых полос поглощения лишь в AFM-фазе и их “отсутствие” при  $T_{AFM} < T < T_{CO}$  коррелирует с данными рентгеноструктурных исследований [32], показывающих, что хотя весовой фактор фазы с учетоменным периодом становится отличным от нуля уже при  $T < T_{CO}$ , максимальных значений он достигает только при  $T < T_{AFM}$ .

Как видно из рис.1с и из рис.2, интенсивность обсуждаемых полос поглощения падает по мере уменьшения размеров кристаллитов и становится практически равной нулю в образцах с кристаллитами размером 40 нм. Другими словами, в наноразмерных ( $\leq 40$  нм) образцах происходит полное подавление 4 $a$ -сверхструктуры в кристаллической решетке  $La_{0.25}Ca_{0.75}MnO_3$ . В то же время, согласно нашим результатам (рис.2) и данным магнитных измерений [13], зарядовое и магнитное упорядочения в наноструктурированных (размер  $\leq 40$  нм) образцах  $La_{0.25}Ca_{0.75}MnO_3$  не исчезают, а лишь ослабевают. Это свидетельствует о том, что динамика кристаллической решетки не играет решающей роли в стабилизации зарядового и магнитного порядков, и что структурные превращения в  $La_{0.25}Ca_{0.75}MnO_3$  являются своего рода “побочными эффектами” при сложных взаимодействиях зарядового, магнитного и орбитального параметров порядка.

Микроскопический механизм подавления сверхструктуры в нано-размерных частицах  $La_{0.5}Ca_{0.5}MnO_3$  может быть связан с гидростатическим давлением, генерируемым на поверхности кристаллитов [13, 38] и препятствующим увеличению постоянной решетки, а следовательно, стабилизирующем высокотемпературную парамагнитную фазу. Поскольку при изменении размера кристаллитов основные изменения зарядовых свойств  $La_{0.25}Ca_{0.75}MnO_3$  (наши результаты, рис.2) и магнитных характеристик  $La_{0.5}Ca_{0.5}MnO_3$  [38] происходят при одних и тех же размерах, можно предположить, что именно в этом интервале (300–600 нм) поверхностное давление достигает величин (несколько Гигапаскаль [38]), сравнимых с внутренними напряжениями, генерирующими структурные превращения в кристаллической решетке.

**3. Заключение.** С применением методов терагерцовой ЛОВ-спектроскопии и инфракрасной фурье-спектроскопии в интервале частот 4–700 см<sup>-1</sup> при

температурах 5–300 К проведены измерения спектров динамической проводимости и диэлектрической проницаемости поликристаллических и наноструктурированных образцов проводящих мanganитов состава  $La_{0.25}Ca_{0.75}MnO_3$ . В антиферромагнитно упорядоченной фазе, при  $T < 140$  К, наблюдаются полосы поглощения на частотах 20–40 см<sup>-1</sup> (2.5–5 мэВ) и 80–100 см<sup>-1</sup> (10–12.5 мэВ). Показано, что данные полосы обусловлены акустическими фононами, которые становятся оптически активными благодаря изменению правил отбора вследствие структурного фазового перехода  $Pnma \leftrightarrow P2_1/m$  антиферродисторсионного типа с учетомением периода  $a$  кристаллической решетки. Обнаружено, что с уменьшением размеров кристаллитов происходит подавление полос поглощения и, следовательно, сверхструктуры в кристаллической решетке, в то время как зарядовое и магнитное упорядочения сохраняются, что свидетельствует о слабой связи зарядового и магнитного параметров порядка с фононной подсистемой.

Авторы благодарят П. Арсеева, Д. Ефремова, Н. Ковалеву, А. Мухина, В. Травкина и S. Tomic за полезные дискуссии. Работа выполнена при поддержке научных программ Президиума РАН и Отделения физических наук РАН, Российского фонда фундаментальных исследований (проект #08-02-00757а) и Немецкого Исследовательского Общества. Д. Ву и Т. Жанг благодарят за поддержку фонд Гумбольдта.

1. C. N. R. Rao and B. Raveau, *Colossal Magnetoresistance, Charge Ordering and Related Properties of Manganese Oxides*, World Scientific, Singapore, 1998.
2. Y. Tokura, *Colossal Magnetoresistance Oxides*, Gordon and Breach, New York, 2000.
3. E. Dagotto, T. Hotta, and A. Moreo, *Phys. Rep.* **344**, 110 (2001).
4. J. M. D. Coey, M. Viret, and S. von Molnar, *Adv. in Physics* **58**, 571 (2009).
5. H. Kuwahara, Y. Tomioka, A. Asamitsu et al., *Science* **270**, 961 (1995).
6. A. Asamitsu, Y. Tomioka, H. Kuwahara et al., *Nature* **388**, 50 (1997).
7. D. P. Kozlenko, Z. Jirak, I. N. Goncharenko et al., *J. Phys. C* **16**, 5883 (2004).
8. C. Cui and A. Tyson, *Phys. Rev. B* **70**, 094409 (2004).
9. V. Kiryukhin, D. Casa, J. P. Hill et al., *Nature* **386**, 813 (1997).
10. D. E. Cox, P. G. Radaelli, M. Marezio et al., *Phys. Rev. B* **57**, 3305 (1998).
11. T. Mori, K. Ogawa, K. Yoshida et al., *J. Phys. Soc. Jap.* **66**, 3570 (1997).

12. T. Zhang, T. F. Zhou, T. Qian et al., Phys. Rev. B **76**, 174415 (2007).
13. T. Zhang and M. Dressel, Phys. Rev. B **80**, 014435 (2009).
14. R. von Helmolt, J. Wecker, B. Holzapfel et al., Phys. Rev. Lett. **71**, 2331 (1993).
15. S. Jin, T. H. Tiefel, M. McCormack et al., Science **264**, 413 (1994).
16. J. Goodenough, Phys. Rev. **100**, 564 (1955).
17. S. Mori, C. H. Chen, and S.-W. Cheong, Nature **392**, 473 (1998).
18. C. H. Chen, S.-W. Cheong, and H. Y. Hwang, J. Appl. Phys. **81**, 4326 (1997).
19. R. Wang, J. Gui, Y. Zhu, and A. R. Moodenbaugh, Phys. Rev. B **61**, 11946 (2000).
20. P. G. Radaelli, D. E. Cox, L. Caponga et al., Phys. Rev. B **59**, 14440 (1999).
21. J. Herrero-Martin, J. Garsia, G. Subias et al., Phys. Rev. B **70**, 024408 (2004).
22. M. Coey, Nature **430**, 155 (2004).
23. J. C. Loudon, S. Cox, A. J. Williams et al., Phys. Rev. Lett. **94**, 097202 (2005).
24. S. Cox, E. Rosten, J. C. Chapman et al., Phys. Rev. B **73**, 132401 (2006).
25. M. Dressel and G. Grüner, *Electrodynamics of Solids*, Cambridge University Press, Cambridge, 2002.
26. B. P. Gorshunov, A. Volkov, A. S. Prokhorov et al., Quantum Electronics **37**, 916 (2007).
27. N. Kida and M. Tonouchi, Phys. Rev. B **66**, 024401 (2002).
28. G. Gruner, *Density Waves in Solids*, Addison-Wesley, Reading, 1994.
29. A. Nucara, P. Maselli, P. Calvani et al., Phys. Rev. Lett. **101**, 066407 (2008).
30. G. C. Milward, M. J. Calderion, and P. B. Littlewood, Nature **433**, 607 (2005).
31. Y.-G. Chuang, A. D. Gromko, D. S. Dessau et al., Science **292**, 1509 (2001).
32. M. Pissas, I. Margiolaki, K. Prassides et al., Phys. Rev. B **72**, 064426 (2005).
33. A. Wahl, S. Mercone, A. Pautrat et al., Phys. Rev. B **68**, 094429 (2003).
34. S. Cox, J. Singleton, R. D. McDonald et al., Nature **7**, 25 (2008).
35. R. Schmidt, Phys. Rev. B **77**, 205101 (2008).
36. B. Fisher, J. Genossar, L. Patlagan et al., J. Magn. Magn. Materials, in press.
37. X. G. Huang, J. F. Ding, G. Q. Zhang et al., Phys. Rev. B **78**, 224408 (2008).
38. T. Sarkar, B. Ghosh, A. K. Raychaudhuri et al., Phys. Rev. B **77**, 235112 (2008).
39. А. Б. Соколов, *Оптические свойства металлов*, М.: ГИФМЛ, 1961.
40. K. H. Kim, S. Lee, T. W. Noh et al., Phys. Rev. Lett. **88**, 167204 (2002).
41. S. Cox, J. C. Lashley, E. Rosten et al., J. Phys Condens. Matter **19**, 192201 (2007).
42. E. G. Rini, M. N. Rao, S. L. Chaplot et al., Phys. Rev. B **75**, 214301 (2007).