Д. т. н. **В. В. Кузин** (🖾), д. т. н. **С. Н. Григорьев**, к. т. н. **М. А. Волосова**, к. т. н. **М. Ю. Федоров** 

ФГБОУ ВО «Московский государственный технологический университет «Станкин», Москва, Россия

# удк 666.3:546.28'171]:621.914.22 АНАЛИЗ ВЛИЯНИЯ СХЕМЫ НАГРУЖЕНИЯ НА НАПРЯЖЕННОЕ СОСТОЯНИЕ ПОВЕРХНОСТНОГО СЛОЯ Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiC-КЕРАМИКИ С ПОКРЫТИЯМИ AIN И TIN

Проанализированы и систематизированы результаты силового, теплового и комбинированного анализов напряженного состояния поверхностного слоя Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiC-керамики с покрытиями AlN и TiN. Установленные взаимосвязи использованы для создания керамических режущих инструментов нового поколения с расширенной областью применения.

**Ключевые слова:**  $Al_2O_3$ -TiC-керамика, покрытия AlN и TiN, поверхностный слой (ПС), интенсивность напряжений, системный анализ, компьютерная инженерия.

### введение

а эксплуатационную надежность керами-ческих изделий существенно влияют деформационное поведение, напряженное состояние и характер разрушения их поверхностного слоя (ПС), являющегося уникальным элементом изготовленного изделия [1]. Современные технологии позволяют управлять состоянием ПС; в настоящее время имеется возможность создания трех видов ПС [2-6]. Первый вид ПС формируется на керамике в результате механической обработки с использованием алмазных шлифовальных кругов и характеризуется многослойной дефектной структурой, а также присутствием трещин на границе ПС – керамика и высокими остаточными напряжениями [7-11]. Второй вид ПС образуется в результате разрушения (испарения) дефектного ПС первого вида высококонцентрированными источниками энергии, например гидроабразивной струей, лазерным лучом, электронным пучком и плазменной струей. Так, в результате импульсного лазерного воздействия побочным эффектом удаления дефектного слоя является образование «нового» слоя с минимальным числом дефектов, сглаженным внешним рельефом и структурой, сформированной по механизму фрагментации

> ⊠ B. B. Кузин E-mail: dr.kuzinvalery@yandex.ru

внешних зерен керамики [12]. *Третьим видом* ПС являются слои осажденного функционального покрытия на мало дефектную керамику, обеспечивающие залечивание открытых полостей и создание благоприятных условий фрикционного взаимодействия керамического изделия с контрдеталью при эксплуатации [13].

Сравнительные испытания инструментов из Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiC-керамики с разными видами ПС показали, что наибольшую эксплуатационную надежность обеспечивал ПС третьего вида, образованный слоями AlN и TiN. Позитивное влияние этого ПС на надежность инструментов проявлялось в снижении интенсивности элементарных актов разрушения рабочих поверхностей инструментов. Критический анализ результатов физических и вычислительных исследований оксидной керамики подтвердил этот вывод о существенных различиях в поведении ПС разных видов при разных схемах нагружения [14-28]. Природа этих различий базируется на взаимосвязи деформационного поведения и напряженного состояния ПС с элементарными актами его разрушения. Для понимания этой природы изучено деформационное поведение и напряженно-деформированное состояние ПС Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiC-керамики с покрытиями AlN и TiN при силовом, тепловом и комбинированном нагружении [29-31]. Повышение информативности закономерностей, установленных в этих работах, весьма актуально для решения инженерных задач.

Цель настоящей работы — установить степень влияния разных видов нагружения на напряженное состояние ПС шлифованной Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiC-керамики с использованием систематизированных результатов расчетов интенсивности напряжений (σ<sub>i</sub>) в контрольных точках (КТ) при силовом, тепловом и комбинированном анализах.

Статья является заключительной в цикле публикаций [29-31].

## МЕТОДИКА ИССЛЕДОВАНИЯ

Системный анализ выполнен с использованием методики [32] для четырех систем Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiCкерамики с покрытиями: система № 1 — Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> (зерно) – MgO (межзеренная фаза) – Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> (матрица)/AlN (покрытие), система №2 — TiC-MqO-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>/AlN, система № 3 — Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-MgO-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>/TiN, система № 4 — ТіС-МqО-Аl<sub>2</sub>O<sub>3</sub>/ТіN. По результатам силового (СА), теплового (ТА) и комбинированного (КА) анализов напряженного состояния ПС Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiC-керамики с покрытиями AlN и TiN определены значения четырех статистических характеристик (наименьшие о<sub>мин</sub>, наибольшие  $\sigma_{\text{макс}}$ , средние  $\sigma_{\text{ср}}$  и стандартное отклонение *s* для σ<sub>i</sub>) и установлена степень влияния разных видов нагружения на эти характеристики с использованием диаграмм и оценочного коэффициента.

# РЕЗУЛЬТАТЫ ИССЛЕДОВАНИЯ

На рис. 1-4 показано влияние разных видов нагружения на статистические характеристики в поверхностях *C1-C6* ПС керамики четырех систем. Общий анализ этих диаграмм показал, что степень влияния комбинированного нагружения на  $\sigma_{\text{мин}}$ ,  $\sigma_{\text{макс}}$  и  $\sigma_{\text{ср}}$  оказалась наибольшей в 39 блоках (из 72), силового — в 33 блоках, тепловое нагружение не оказывает превалирующего влияния на эти статистические характеристики. Наибольшее влияние на *s* оказывает комбинированное нагружение; доминирование этого вида нагружения проявляется в 21 блоке (из 24). Силовое нагружение оказывает превалирующее влияние на *s* в двух блоках, тепловое — в одном.

Последовательно проанализируем выявленные взаимосвязи для каждой статистической характеристики.

Влияние вида нагружения на  $\sigma_{\text{мин}}$  показано на рис. 1. Видно, что силовое нагружение оказывает превалирующее влияние на  $\sigma_{\text{мин}}$  в 14 блоках (из 24), комбинированное нагружение — в 10 блоках.

В поверхности *C1* наибольшие  $\sigma_{\text{мин}}$  зафиксированы во всех системах при силовом нагружении (см. рис. 1, *a*), причем уменьшение  $\sigma_{\text{мин}}$ в системах происходит в последовательности СА  $\rightarrow$  KA  $\rightarrow$  TA. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{111}$  0,4, 0,18, 0,27 и 0,19;  $K_{211}$ 0,75, 0,81, 0,7 и 0,72;  $K_{311}$  1,9, 4,57, 2,59 и 3,76 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C2* наибольшие σ<sub>мин</sub> зафиксированы в системах № 1, 2 и 4 при комбинированном нагружении, в системе № 3 — при силовом (см. рис. 1, *б*). Уменьшение σ<sub>мин</sub> в системах № 1 и 4 происходит в последовательности КА → СА → ТА, в системе № 2 — в последовательности КА → ТА →



Рис. 1. Влияние вида нагружения на о<sub>мин</sub> в поверхностях *C1* (*a*), *C2* (*b*), *C3* (*b*), *C4* (*c*), *C5* (*∂*) и *C6* (*e*) ПС Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiС-керамики с покрытием систем № 1–4 при CA, TA и KA

→ СА, в системе № 3 — в последовательности СА → КА → ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{112}$  0,8, 1,04, 0,55 и 0,73;  $K_{212}$ 1,06, 1,41, 0,86 и 1,1;  $K_{312}$  1,33, 1,36, 1,56 и 1,51 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C3* наибольшие  $\sigma_{\text{мин}}$  зафиксированы в системах № 1 и 2 при комбинированном нагружении, в системах № 3 и 4 — при силовом (см. рис. 1, в). Уменьшение  $\sigma_{\text{мин}}$  в системах № 1 и 2 происходит в последовательности КА  $\rightarrow CA \rightarrow TA$ , в системах № 3 и 4 — в последовательности СА  $\rightarrow KA \rightarrow TA$ . Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{113}$  0,67, 0,77, 0,46 и 0,53;  $K_{213}$  1,06, 1,22, 0,88 и 0,98;  $K_{313}$  1,58, 1,58, 1,92 и 1,83 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C4* керамики всех систем наибольшие  $\sigma_{\text{мин}}$  зафиксированы при силовом нагружении (см. рис. 1, *г*). Уменьшение  $\sigma_{\text{мин}}$  в системах № 1-4 происходит в последовательности СА  $\rightarrow$  КА  $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{114}$  0,28, 0,15, 0,2 и 0,09;  $K_{214}$  0,8, 0,92, 0,73 и 0,79;  $K_{314}$  2,8, 6,01, 3,73 и 8,49 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C5* наибольшие  $\sigma_{\text{мин}}$  зафиксированы в системах № 1 и 2 при комбинированном нагружении, в системах № 3 и 4 — при силовом (см. рис. 1,  $\partial$ ). Уменьшение  $\sigma_{\text{мин}}$  в системах № 1 и 2 происходит в последовательности КА → СА → ТА, в системах № 3 и 4 — в последовательности СА → КА → ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{115}$  0,21, 0,1, 0,06 и 0,05;  $K_{215}$  1,05, 1,03, 0,92 и 0,92;  $K_{315}$  5,03, 10,14, 15,86 и 17,28 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно. В поверхности *C6* наибольшие  $\sigma_{\text{мин}}$  зафиксированы в системах № 1, 3 и 4 при комбинированном нагружении, в системе № 2 — при силовом (см. рис. 1, *e*). Уменьшение  $\sigma_{\text{мин}}$  в системах № 1, 3 и 4 происходит в последовательности КА  $\rightarrow$  СА  $\rightarrow$  ТА, в системе № 2 — в последовательности СА  $\rightarrow$  КА  $\rightarrow$   $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{116}$  0,07, 0,1, 0,32 и 0,32;  $K_{216}$  1,15, 0,97, 1,43 и 1,35;  $K_{316}$  17,04, 9,58, 4,43 и 4,27 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

На рис. 2 показано влияние вида нагружения ния на σ<sub>макс</sub>. Видно, что силовое нагружение оказывает превалирующее влияние на σ<sub>макс</sub> в 10 блоках (из 24), комбинированное нагружение в 14 блоках.

В поверхности *C1* наибольшие  $\sigma_{\text{макс}}$  зафиксированы в системах № 2, 3 и 4 при силовом нагружении, в системе № 1 — при комбинированном (см. рис. 2, *a*). Уменьшение  $\sigma_{\text{макс}}$  в системах № 2–4 происходит в последовательности СА  $\rightarrow$  КА  $\rightarrow$  ТА, в системе № 1 — в последовательности КА  $\rightarrow$  СА  $\rightarrow$   $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для поверхности *C1*:  $K_{121}$  0,46, 0,5, 0,39 и 0,4;  $K_{221}$  1,03, 0,98, 0,93 и 0,92;  $K_{321}$  2,22, 1,99, 2,4 и 2,27 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C2* наибольшие  $\sigma_{\text{макс}}$  зафиксированы во всех системах при комбинированном нагружении (см. рис. 2, б), причем уменьшение  $\sigma_{\text{макс}}$  происходит в последовательности KA  $\rightarrow$  CA  $\rightarrow \rightarrow$  TA. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{122}$  0,85, 0,99, 0,68 и 0,79;  $K_{222}$  1,68, 1,71, 1,48 и 1,51;  $K_{322}$  1,99, 1,72, 2,16 и 1,9 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.



Рис. 2. Влияние вида нагружения на σ<sub>макс</sub> в поверхностях *C1* (*a*), *C2* (*b*), *C3* (*b*), *C4* (*c*), *C5* (*d*) и *C6* (*e*) ПС Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>−TiC-керамики с покрытием систем № 1–4 при CA, TA и KA

В поверхности *C3* наибольшие  $\sigma_{\text{макс}}$  зафиксированы во всех системах при комбинированном нагружении (см. рис. 2, в), причем уменьшение  $\sigma_{\text{макс}}$  происходит в последовательности КА  $\rightarrow$  СА  $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{123}$  0,82, 0,94, 0,67 и 0,76;  $K_{223}$  1,67, 1,66, 1,47 и 1,48;  $K_{323}$  2,03, 1,77, 2,21 и 1,96 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C4* наибольшие  $\sigma_{\text{макс}}$  в системах № 1, 3 и 4 зафиксированы при силовом нагружении, в системе № 2 — при комбинированном (см. рис. 2, *г*). Уменьшение  $\sigma_{\text{макс}}$  в системах № 1, 3 и 4 происходит в последовательности СА  $\rightarrow$  КА  $\rightarrow$  ТА, в системе № 2 — в последовательности КА  $\rightarrow$  СА  $\rightarrow$  тА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{124}$  0,56, 0,63, 0,43 и 0,48;  $K_{224}$  0,99, 1,04, 0,93 и 0,97;  $K_{324}$  1,76, 1,65, 2,16 и 2 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C5* наибольшие значения  $\sigma_{\text{макс}}$  зафиксированы в системах № 1 и 2 при комбинированном нагружении, в системах № 3 и 4 — при силовом (см. рис. 2,  $\partial$ ). Уменьшение  $\sigma_{\text{макс}}$  в системах № 1 и 2 происходит в последовательности КА  $\rightarrow$  СА  $\rightarrow$  ТА, в системах № 3 и 4 — в последовательности СА  $\rightarrow$  КА  $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{125}$  0,52, 0,46, 0,4 и 0,36;  $K_{225}$  1,04, 1,05, 0,98 и 1;  $K_{325}$  2, 2,28, 2,48 и 2,76 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C6* наибольшие значения σ<sub>макс</sub> зафиксированы в системах № 1 и 2 при комбинированном нагружении, в системах № 3 и 4 — при силовом (см. рис. 2, *e*). Уменьшение σ<sub>макс</sub> в системах № 1 и 2 происходит в последовательности КА → СА → ТА, в системах № 3 и 4 — в последовательности СА → КА → ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{126}$  0,15, 0,14, 0,21 и 0,21;  $K_{226}$  1,04, 1,04, 0,93 и 0,93;  $K_{326}$  7,03, 7,27, 4,35 и 4,53 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

Влияние вида нагружения на σ<sub>ср</sub> показано на рис. 3. Видно, что комбинированное нагружение оказывается приоритетным для σ<sub>ср</sub> в 15 (из 24) блоках, силовое нагружение — в 9 блоках.

В поверхности *C1* наибольшие  $\sigma_{cp}$  зафиксированы во всех системах при силовом нагружении (см. рис. 3, *a*), причем уменьшение  $\sigma_{cp}$  происходит в последовательности СА  $\rightarrow$  КА  $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{131}$  0,5, 0,47, 0,39 и 0,37;  $K_{231}$  0,92, 0,92, 0,84 и 0,83;  $K_{331}$  1,82, 1,95, 2,17 и 2,23 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C2* наибольшие  $\sigma_{cp}$  зафиксированы во всех системах при комбинированном нагружении (см. рис. 3, б), причем уменьшение  $\sigma_{cp}$  происходит в последовательности КА  $\rightarrow$  СА  $\rightarrow$   $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{132}$  0,9, 1, 0,68 и 0,76;  $K_{232}$  1,31, 1,39, 1,13 и 1,18;  $K_{332}$  1,45, 1,39, 1,65 и 1,55 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C3* наибольшие  $\sigma_{cp}$  зафиксированы во всех системах при комбинированном нагружении (см. рис. 3, 6), причем уменьшение  $\sigma_{cp}$  происходит в последовательности КА  $\rightarrow$  СА  $\rightarrow$   $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{133}$  0,85, 0,91, 0,64 и 0,69;  $K_{233}$  1,27, 1,3, 1,1 и 1,12;  $K_{333}$  1,49, 1,43, 1,72 и 1,61 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.



**Рис. З.** Влияние вида нагружения на σ<sub>ср</sub> в поверхностях *С1* (*a*), *С2* (*б*), *С3* (*в*), *С4* (*г*), *С5* (*∂*) и *С6* (*e*) ПС Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>–TiС-керамики с покрытием систем № 1–4 при СА, ТА и КА

В поверхности *C4* наибольшие  $\sigma_{cp}$  зафиксированы во всех системах при силовом нагружении (см. рис. 3, *г*). Уменьшение  $\sigma_{cp}$  происходит в последовательности СА  $\rightarrow$  КА  $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{134}$  0,6, 0,61, 0,47 и 0,47;  $K_{234}$  0,92, 0,95, 0,83 и 0,85;  $K_{334}$  1,52, 1,56, 1,77 и 1,81 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C5* наибольшие  $\sigma_{cp}$  зафиксированы во всех системах при комбинированном нагружении (см. рис. 3,  $\partial$ ), причем уменьшение  $\sigma_{cp}$  происходит в последовательности КА  $\rightarrow$  СА  $\rightarrow$   $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{135}$  0,36, 0,31, 0,24 и 0,23;  $K_{235}$  1,09, 1,08, 1,09 и 1,02;  $K_{335}$  3,07, 3,56, 4,16 и 4,36 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C6* наибольшие  $\sigma_{cp}$  зафиксированы в системе № 1 при силовом нагружении, в системах № 2-4 — при комбинированном (см. рис. 3, *e*). Уменьшение  $\sigma_{cp}$  в системе № 1 происходит в последовательности СА  $\rightarrow$  КА  $\rightarrow$  ТА, в системах № 2-4 — в последовательности КА  $\rightarrow$  СА  $\rightarrow$  $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{136}$  0,09, 0,1, 0,23 и 0,23;  $K_{236}$  0,99, 1,01, 1,06 и 1,07;  $K_{336}$  11,7, 9,9, 4,67 и 4,59 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

Влияние вида нагружения на *s* показано на рис. 4. Видно, что наибольшее влияние на *s* оказывает комбинированное нагружение; доминирование этого вида нагружения проявляется в 21 блоке (из 24). Силовое нагружение оказывает превалирующее влияние на *s* в двух блоках, тепловое — в одном. В поверхности *C1* наибольшие *s* зафиксированы во всех системах при комбинированном нагружении (см. рис. 4, *a*), причем уменьшение *s* происходит в последовательности КА  $\rightarrow$  СА  $\rightarrow$   $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{141}$  0,5, 0,85, 0,53 и 0,71;  $K_{241}$  1,44, 1,27, 1,32 и 1,27;  $K_{341}$  2,89, 1,49, 2,51 и 1,79 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C2* наибольшие *s* зафиксированы во всех системах при комбинированном нагружении (см. рис. 4, б), причем уменьшение *s* происходит в последовательности КА  $\rightarrow$  СА  $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{142}$  0,9, 0,93, 0,92 и 0,92;  $K_{242}$  2,65, 2,07, 2,56 и 2,12;  $K_{342}$  2,95, 2,23, 2,77 и 2,3 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C3* наибольшие *s* зафиксированы во всех системах при комбинированном нагружении (см. рис. 4, 6), причем уменьшение *s* в системах № 1, 2 и 4 происходит в последовательности КА  $\rightarrow$  СА, в системе № 3 — в последовательности КА  $\rightarrow$  СА  $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{143}$  1,02, 1,17, 0,99 и 1,13;  $K_{243}$  2,45, 2,11, 2,31 и 2,18;  $K_{343}$  2,4, 1,81, 2,33 и 1,93 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C4* наибольшие *s* зафиксированы в системах № 1, 3 и 4 при комбинированном нагружении, в системе № 2 — при тепловом (см. рис. 4, *г*). Уменьшение *s* в системах № 1, 3 и 4 происходит в последовательности КА → СА → ТА, в системе № 2 — в последовательности ТА → КА → → СА. Значения коэффициентов для этой поверх-



Рис. 4. Влияние вида нагружения на *s* в поверхностях *C1* (*a*), *C2* (*b*), *C3* (*b*), *C4* (*z*), *C5* (*d*) и *C6* (*e*) ПС Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>−TiC-керамики с покрытием систем № 1–4 при CA, TA и KA

ности: *K*<sub>144</sub> 0,79, 1,15, 0,64 и 0,96; *K*<sub>244</sub> 1,11, 1,07, 1,07 и 1,1; *K*<sub>344</sub> 1,4, 0,94, 1,67 и 1,15 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C5* наибольшие значения *s* зафиксированы во всех системах при комбинированном нагружении (см. рис. 4,  $\partial$ ), причем уменьшение *s* в системах № 2–4 происходит в последовательности КА  $\rightarrow$  СА  $\rightarrow$  ТА, в системе № 1 — в последовательности КА  $\rightarrow$  ТА  $\rightarrow$  СА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{145}$  1,01, 0,82, 0,85 и 0,66;  $K_{245}$  1,11, 1,02, 1,11 и 1,03;  $K_{345}$  1,1, 1,25, 1,3 и 1,56 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

В поверхности *C6* наибольшие *s* зафиксированы в системах № 1 и 2 при комбинированном нагружении, в системах № 3 и 4 — при силовом (см. рис. 4, *e*). В поверхности *C6* уменьшение *s* в системах № 1 и 2 происходит в последовательности КА  $\rightarrow$  СА  $\rightarrow$  ТА, в системах № 3 и 4 — в последовательности СА  $\rightarrow$  КА  $\rightarrow$  ТА. Значения коэффициентов для этой поверхности:  $K_{146}$  0,18, 0,15, 0,16 и 0,14;  $K_{246}$  1,07, 1,05, 0,78 и 0,78;  $K_{346}$  5,81, 7,11, 4,9 и 5,71 для систем № 1, 2, 3 и 4 соответственно.

#### Библиографический список

1. *Kuzin, Valery V.* A new generation of ceramic tools / *Valery V. Kuzin, Sergey N. Grigor'ev, David R. Burton, Andrey D. Batako //* Proceedings of the 10th International Conference on Manufacturing Research ICMR 2012. — 2012. — P. 523–528.

2. *Zan, Qing Feng.* Temperature mechanical properties of Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>/Ti<sub>3</sub>SiC<sub>2</sub> multilayer ceramics / *Qing Feng Zan, Chang An Wang, Li Min Dong, Yong Huang //* Key Eng. Mater. — 2007. — Vols. 280–283. — P. 1877–1880.

3. *Nie, Guanglin.* Fabrication of Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>/AlN composite ceramics with enhanced performance via a heterogeneous precipitation coating process / *Guanglin Nie, Yehua Li, Pengfei Sheng, Zhuo Tian //* Ceram. Int. — 2020. — Vol. 46, № 13. — P. 21156–21165.

4. *Xue, Weijiang.*  $Al_2O_3$  ceramics with well-oriented and hexagonally ordered pores: The formation of microstructures and the control of properties / *Weijiang Xue, Yong Huang, Zhipeng Xie, Wei Liu* // J. Eur. Ceram. Soc. - 2012. - Vol. 32, No 12. - P. 3151-3159.

5. *Kuzin, V. V.* Correlation of  $Al_2O_3$ -ceramic structure with the mechanism of surface layer formation for workpieces during diamond grinding / *V. V. Kuzin, S. N. Grigor'ev, S. Yu. Fedorov //* Refract. Ind. Ceram. — 2019. — Vol. 60, Ne 1. — P. 82–85.

**Кузин, В. В.** Взаимосвязь структуры Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>керамики с механизмом формирования поверхностного слоя заготовок при алмазном шлифовании / В. В. Кузин, С. Н. Григорьев, С. Ю. Федоров // Новые огнеупоры. — 2019. — № 1. — С. 65-68.

6. *Kuzin, V.* Surface modification of zirconia (Y-TZP) ceramics induced by pulsed laser machining / *V. Kuzin, S. Grigoriev, M. Fedorov, M. Portnoy* // Applied Mechanics and Materials. — 2015. — Vols. 752–753. — P. 481–484.

7. *Kuzin, V. V.* Correlation of diamond grinding regimes with  $Al_2O_3$ -TiC-ceramic surface condition / *V. V. Kuzin, S. Yu. Fedorov* // Refract. Ind. Ceram. — 2017. — Vol. 57, No 5. — P. 520–525.

*Кузин, В. В.* Взаимосвязь режимов алмазного шлифования с состоянием поверхности Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiC-

### ЗАКЛЮЧЕНИЕ

С использованием систематизированных результатов расчетов интенсивности напряжений при силовом, тепловом и комбинированном анализах определены взаимосвязи вида нагружения со статистическими характеристиками напряженного состояния ПС Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiC-керамики с покрытиями AlN и TiN. Установлено, что силовое нагружение оказывает превалирующее влияние на напряженное состояния ПС керамики с покрытиями. Выявленные взаимосвязи позволили разработать рекомендации для выбора покрытий для керамических режущих инструментов из Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiC-керамики с расширенной областью применения.

Настоящая работа финансируется в рамках государственного задания Министерства науки и высшего образования Российской Федерации, проект № 0707-2020-0025.

\* \* \*

керамики / В. В. Кузин, С. Ю. Фёдоров // Новые огнеупоры. — 2016. — № 9. — С. 63-68.

8. *Kuzin, V. V.* Features of  $Al_2O_3$ -TiC ceramic specimen edge morphology formation during diamond grinding / *V. V. Kuzin, S. Yu. Fedorov, S. N. Grigor'ev* // Refract. Ind. Ceram. — 2017. — Vol. 58, № 3. — P. 319–323.

Кузин, В. В. Закономерности формирования морфологии кромок образцов Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiC-керамики при алмазном шлифовании / В. В. Кузин, С. Ю. Фёдоров, С. Н. Григорьев // Новые огнеупоры. — 2017. — № 5. — С. 63-67.

9. *Kuzin, V. V.* Estimation of the sensitivity of a complex of characteristics of the stressed state of ceramics — coating boundary to the changes in the properties of structural elements of this system / *V. V. Kuzin, M. Yu. Fedorov, M. A. Volosova //* Refract. Ind. Ceram. — 2018. — Vol. 58, № 6. — P. 697–703.

**Кузин, В. В.** Оценка чувствительности комплекса характеристик напряженного состояния границы «керамика – покрытие» к изменению свойств структурных элементов этой системы / В. В. Кузин, М. Ю. Федоров, М. А. Волосова // Новые огнеупоры. — 2017. — № 12. — С. 75-81.

10. *Kuzin, V.* A model of forming the surface layer of ceramic parts based on silicon nitride in the grinding process / *V. Kuzin //* Key Eng. Mater. Precision Machining. — 2012. — Vol. 496. — P. 127–131.

11. **Němeček, J.** X-ray diffraction study of macroscopic residual stresses of  $Al_2O_3$  + TiC oxide cutting ceramics after surface machining / J. Němeček, K. Kolařík, J. Čapek, N. Ganev, K. Trojan, V. V. Kuzin // Experimental Stress Analysis — 56th International Scientific Conference, EAN 2018. Conference Proceedings. — 2018. — P. 296–302.

12. *Kuzin, V. V.* Oxide ceramic surface layer modification using continuous laser radiation / *V. V. Kuzin* // Refract. Ind. Ceram. — 2016. — Vol. 57, № 1. — P. 53–57.

*Кузин, В. В.* Модификация поверхностного слоя оксидной керамики с использованием непрерывного лазерного излучения / *В. В. Кузин* // Новые огнеупоры. — 2016. — № 1. — С. 51–55.

13. *Grigoriev, S.* The stress-strained state of ceramic tools with coating / *S. Grigoriev, V. Kuzin, D. Burton, A. D. Batako //* Proceedings of the 37th International MATADOR Conference. — 2013. — P. 181–184.

14. **Yin, Zengbin.** Cutting performance and life prediction of an  $Al_2O_3/TiC$  micro-nano-composite ceramic tool when machining austenitic stainless steel / *Zengbin Yin, Chuanzhen Huang, Juntang Yuan, Bin Zou //* Ceram. Int. — 2015. — Vol. 41, Ne 5 (B). — P. 7059–7065.

15. *Kıvak, Turgay.* Study on turning performance of PVD TiN coated Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> + TiCN ceramic tool under cutting fluid reinforced by nano-sized solid particles / *Turgay Kıvak, Murat Sarıkaya, Çağrı Vakkas Yıldırım, Şenol Şirin //* Journal of Manufacturing Processes. — 2020. — Vol. 56, Part A. — P. 522–539.

16. **Erbacher**, **T**. Determination of Residual Stress Gradients in  $Al_2O_3$  Ceramics after Thermal and Mechanical Loading / *T. Erbacher*, *Michael Ott*, *Tilmann Beck*, *Otmar Vöhringer* // Mater. Sci. Forum. — 2005. — Vols. 490, 491. — P. 485–490.

17. *Konovalenko, Igor S.* Numerical study of deformation and fracture of ceramics nanocomposite with different structural parameters under mechanical loading / *Igor S. Konovalenko, Egor M. Vodopjyanov, Evgeniy V. Shilko //* Key Eng. Mater. — 2016. — Vol. 683. — P. 601–608.

18. Sadowski, Tomasz. Theoretical meso-model of  $Al_2O_3$ / ZrO<sub>2</sub> ceramic response under compression / Tomasz Sadowski, Liviu Marsavina // Key Eng. Mater. — 2014. — Vol. 601. — P. 92–95.

19. **Sevecek**, **Oldrich**. Assessment of crack-related problems in layered ceramics using the finite fracture mechanics and coupled stress-energy criterion / Oldrich Sevecek, Michal Kotoul, D. Leguillon, Eric Martin // Procedia Structural Integrity. — 2016. — Vol. 2. — P. 2014–2021.

20. *Medvedovski, Eugene.* Influence of corrosion and mechanical loads on advanced ceramic components / *Eugene Medvedovski* // Ceram. Int. — 2013. — Vol. 39, № 3. — P. 2723–2741.

21. *Liu, Changxia.* Fracture behaviour, microstructure, and performance of various layered-structured Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>–TiC–WC–Co composites / *Changxia Liu, Junlong Sun, Chao Wang, Fengxun Li* // Ceram. Int. — 2021. — Vol. 47, № 14. — P. 19766–19773.

22. *Yin, Zengbin.* Dynamic fatigue behavior of Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>/ TiC micro-nano-composite ceramic tool materials at ambient and high temperatures / *Zengbin Yin, Chuanzhen Huang, Bin Zou, Hanlian Liu //* Mater. Sci. Eng., A. — 2014. — Vol. 593. — P. 64–69.

23. *Sullivan, John Lawrence.* Microtribological studies of two-phase Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiC ceramic at low contact pressure / *John Lawrence Sullivan, Baogui Shi, S. O. Saied* // Tribology International. — 2006. — Vol. 38, № 11/12. — P. 987–994.

24. **Ruiz-Hervias, Jesus.** Residual stresses in Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>/Y-TZP ceramic laminates fabricated by tape and slip casting / Jesus Ruiz-Hervias, Giovanni Bruno, Jonas Gurauskis, A. J. Sanchez-Herencia, C. Baudin // Mater. Sci. Forum. — 2008. — Vols. 571, 572. — P. 327–332.

25. **Del Valle, Rosa.** Optimizing substrate and intermediate layers geometry to reduce internal thermal stresses and prevent surface crack formation in 2D-multilayered ceramic coatings / Rosa Del Valle, D. Lévêque, M. Parlier // J. Eur. Ceram. Soc. -2008. -Vol. 28,  $N \ge 4$ . -P. 711–716.

26. **Zhang, Gaofeng.** Discrete element simulation of the ultrasonic-assisted scratching process of  $Al_2O_3$  ceramic under compressive pre-stress / *Gaofeng Zhang, Gaocan Wu, Yijiang Zeng, Guoguang Xie //* Ceram. Int. — 2020. — Vol. 46, No 18 (A). — P. 29090–29100.

27. **Zhang, Mengwen.** A study on the failure behavior of Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>–Ni micro-layered beams under three point bending / Mengwen Zhang, Xudong Sun, Xiaozhi Hu // Theoretical and Applied Fracture Mechanics. — 2020. — Vol. 110.

28. **Sakuma, Taketo.** A modern approach to control grain boundaries in ceramics / *Taketo Sakuma, Yuichi Ikuhara, Takahisa Yamamoto //* Mater. Sci. Forum. — 2004. — Vols. 467–470. — P. 557–566.

29. **Кузин, В. В.** Силовой анализ напряженнодеформированного состояния поверхностного слоя Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiC-керамики с покрытиями AlN и TiN / *В. В. Кузин, М. А. Волосова, М. Ю. Федоров* // Новые огнеупоры. — 2021. — № 6. — С. 64-69.

30. **Кузин, В. В.** Тепловой анализ напряженнодеформированного состояния поверхностного слоя Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiC-керамики с покрытиями AlN и TiN / *В. В. Кузин, М. А. Волосова, М. Ю. Федоров* // Новые огнеупоры. — 2021. — № 7. — С. 57-62.

31. **Кузин, В. В.** Комбинированный анализ напряженно-деформированного состояния поверхностного слоя Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-TiC-керамики с покрытиями AlN и TiN / В. В. Кузин, М. А. Волосова, М. Ю. Федоров // Новые огнеупоры. — 2021. — № 8. — С. 66-71.

32. *Kuzin, V. V.* Systematic analysis of the stress-strain state of the surface layer of ground  $Si_3N_4$ -TiC ceramics / *V. V. Kuzin, S. N. Grigor'ev, M. A. Volosova //* Refract. Ind. Ceram. — 2021. — Vol. 62,  $N \ge 2$ . — P. 189–195.

Кузин, В. В. Системный анализ напряженнодеформированного состояния поверхностного слоя шлифованной Si<sub>3</sub>N<sub>4</sub>-TiC-керамики / В. В. Кузин, С. Н. Григорьев, М. А. Волосова // Новые огнеупоры. — 2021. — № 3. — С. 64-70.

> Получено 27.10.21 © В. В. Кузин, С. Н. Григорьев, М. А. Волосова, М. Ю. Федоров, 2021 г.