文章编号:1007-9629(2022)08-0767-06

花岗岩石粉对硫氧镁水泥耐压强度和耐水性的影响

靳凯戎¹, 许星星¹, 陈啸洋², 毕万利^{1,3,*}, 李孟强⁴

(1.辽宁科技大学 材料与冶金学院,辽宁 鞍山 114051; 2.辽宁科技大学 化工学院,辽宁 鞍山 114051;3.辽宁科技大学 科大峰驰镁建材研究院,辽宁 鞍山 114051; 4.中国菱镁行业协会,北京 100049)

摘要:以花岗岩石粉(GP)为掺合料,研究了其对硫氧镁(MOS)水泥耐压强度和耐水性的影响.利用 X射线衍射仪(XRD)、同步综合热分析仪、扫描电镜(SEM)、压汞仪(MIP)等研究了 MOS水泥的组 成、微观形貌及孔结构.结果表明:当GP掺量为30%时,MOS水泥的28d抗压强度达到最大值,为 74.1 MPa;当GP掺量为40%时,MOS水泥浸水6d时的耐水软化系数达到最大值,为1.18;浸水溶 液中Mg²⁺和SO₄²⁻的浓度随着 MOS水泥耐水软化系数的提高而降低;掺加GP的 MOS水泥浸水后, 体系中生成的Mg(OH)₂结晶程度更高,MOS水泥的耐水性得以改善.

关键词:硫氧镁水泥;花岗岩石粉;耐水性;微观结构;水化产物

中图分类号:TU528.01 文献标志码:A **doi:**10.3969/j.issn.1007-9629.2022.08.001

Effect of Granite Powder on Compressive Strength and Water Resistance of Magnesium Oxysulfate Cement

JIN Kairong¹, XU Xingxing¹, CHEN Xiaoyang², BI Wanli^{1,3,*}, LI Mengqiang⁴

(1. College of Materials and Metallurgy, University of Science and Technology Liaoning, Anshan 114051, China;

2. College of Chemical Engineering, University of Science and Technology Liaoning, Anshan 114051, China;

 Research Institution of KedaFengchi Magnesium Building Materials, University of Science and Technology Liaoning, Anshan 114051, China; 4. China Magnesite& Material Association, Beijing 100049, China)

Abstract: The effect of granite powder(GP) as a mixed material on the compressive strength and water resistance of magnesium oxysulfate (MOS)cement was investigated. The composition, microstructure, and pore structure of modified MOS cement were characterized by mercury porosimeter(MIP), X-ray diffraction(XRD), simultaneous comprehensive thermal analyzer, and scanning electron microscope(SEM). The result shows that when the granite powder content is 30% and 40%, the 28 d compressive strength and the 6 d water resistance softening coefficient of MOS can reach the maximum values, to be 74.1 MPa and 1.18, respectively. The concentration of the Mg²⁺ and SO²⁻₄ in the solution decreases with the increase of MOS water resistance softening coefficient. After soaking in water, the Mg(OH)₂ generated with a higher degree of crystallinity in MOS cement containing GP, and this can conductive to the water resistance of MOS cement to a certain extent.

Key words: magnesium oxysulfate(MOS) cement; granite powder(GP); water resistance; microstructure; hydration product

硫氧镁(MOS)水泥由轻烧氧化镁、硫酸镁和水凝结硬化而成^[1-2].作为一种气硬性绿色建筑材料,

MOS水泥具有质轻、耐磨、难碳化及低导热系数等优点,可用于保温材料和装饰材料等^[3-5].然而 MOS 水

基金项目:辽宁科技大学服务地方经济发展项目(LKDFW201802);国家自然科学基金资助项目(51778101)

第一作者:靳凯戎(1994—),男,河南平顶山人,辽宁科技大学硕士生.E-mail:yefeng981904494@163.com

通讯作者:毕万利(1963-),男,辽宁鞍山人,辽宁科技大学教授,硕士生导师,硕士.E-mail:asbwl@126.com

收稿日期:2021-06-01;修订日期:2021-08-08

泥耐水性较差,限制了其广泛应用.MOS水泥的水化 产物主要包括 Mg(OH)₂·MgSO₄·5H₂O(1·1·5相)、 $Mg(OH)_{2} \cdot 2MgSO_{4} \cdot 3H_{2}O(1 \cdot 2 \cdot 3 \cdot 4I) \cdot 5Mg(OH)_{2} \cdot$ $MgSO_4$ ·3H₂O(5·1·3 相)和 3Mg(OH)₂·MgSO₄· 8H₂O(3·1·8相).上述4种胶凝相只在30~120℃下 存在.为扩大MOS的应用范围,研究人员通过添加 外加剂和掺合料^[6-8]来改善MOS水泥的力学性能.如 Tome 等^[9]向 MOS 水泥中掺入微量柠檬酸后,发现了 以 5Mg(OH),·MgSO4·7H2O(5·1·7相)为主要水化 产物的新型 MOS 水泥胶凝材料; Barbieri 等^[10]在 MOS水泥中掺入淀粉,延长MgO的水化过程,提高 了MOS水泥中5·1·7相的结晶度和MOS水泥的抗 压强度.花岗岩石粉(GP)作为石材加工的副产品,产 量大、价格低,已被广泛应用于混凝土中.Reddy等[11] 研究发现,利用GP部分取代混凝土中的细骨料,可 以提高混凝土的耐久性;Singh等^[12]研究表明,水泥 中掺入适量GP,可促进C-S-H凝胶的生成,提高微 观结构的致密性.

本文重点研究了GP对MOS水泥抗压强度和耐水性的影响,并使用万能试验机、X射线衍射仪(XRD)、扫描电镜(SEM)和压汞仪(MIP)等分析了GP的掺入对MOS水泥抗压强度、物相组成、微观结构和耐水软化系数的影响.

1 试验

1.1 原材料

轻烧氧化镁粉(LBM)来源于辽宁省海城市,其 活性氧化镁(a-MgO)含量(水合法)约为65.5%(质量 分数,文中涉及的含量、纯度等除特别指明外均为质 量分数);花岗岩石粉(GP)来自湖北省;七水硫酸镁 (MgSO4·7H2O)来自辽宁省营口市,纯度约为 99.5%;外加剂为柠檬酸(CA),分析纯;试验用水为 自来水,符合JGJ63—2006《混凝土用水标准》.本试 验采用外掺法确定改性剂和掺合料的掺量,即CA和 GP掺量均以LBM的质量计.LBM和GP的化学组 成及粒度分布见表1和图1.

1.2 试件制备

本试验用原材料摩尔比n(a-MgO):n(MgSO₄· 7H₂O):n(H₂O)=8:1:20.将CA掺量固定为0.5%,GP

表 1 LBM 和 GP 的化学组成 Table 1 Chemical compositions of LBM and GP

								w/%
Material	MgO	SiO_2	CaO	$\mathrm{Al}_2\mathrm{O}_3$	$\mathrm{Fe}_{2}\mathrm{O}_{3}$	K_2O	Na ₂ O	Other
LBM	82.47	7.35	1.79	0.54	0.43			7.42
GP	0.92	70.80	2.41	13.95	2.43	4.70	3.52	0.79



掺量分别为0%、10%、20%、30%、40%和50%来制备 MOS水泥试样,编号依次为C0、C10、C20、C30、C40和 C50.具体制备步骤如下:按照原材料摩尔比分别称取 MgSO₄·7H₂O和H₂O,混合搅拌至MgSO₄·7H₂O全部 溶解,得到MgSO₄溶液;将称量好的CA与静置1d的 MgSO₄溶液混合搅拌,得到澄清的混合溶液;将称量好 的LBM与不同掺量的GP干混,待混合均匀后倒入澄 清的混合溶液中,搅拌直至得到均匀的MOS混合料 浆;将MOS混合料浆注入40mm×40mm×40mm 的模具中,置于机械振动台上振动20s,先在室温环境 下养护24h后拆模,再放至恒温恒湿养护箱((20± 2)℃、相对湿度为(60±5)%)中养护至规定龄期.使用 最大量程为300kN的万能试验机(DYE-300D型),对 MOS水泥试件进行抗压强度测试.每组MOS水泥试 件的抗压强度值取3个平行试件的平均值.

1.3 耐水性测试

为快速评定 MOS 的耐水性,将养护 28 d的 MOS 水泥试件放入 50 ℃^[13-14]水中浸泡至相应时间后取出, 用棉布擦干表面水分,测试 MOS 水泥试件浸水后的 抗压强度.按照式(1)计算试件的耐水软化系数(*R*_f).

$$R_{\rm f} = \frac{f_n}{f_{28}} \tag{1}$$

式中: f_n为试件浸水 n d 时的抗压强度, MPa; f₂₈为试 件在养护箱中养护 28 d 的抗压强度, MPa.

1.4 微观试样制备

首先将养护至规定龄期的试件切成3~5mm的平 整薄片,浸入无水乙醇中48h后取出;然后放入烘箱中以 45℃烘烤至恒重,对试样进行喷金后,即用于SEM观测. 称取1.6g试样进行MIP(AutoPoreIV9500型)测试.使 用研钵将烘烤后的试样研磨成粉末进行XRD分析(5°~ 70°、0.02(°)/step、X'Pert powder 型)和热重分析 (TG-DTG)(45~1200℃、10℃/min、氮气气氛、STA 449F3型)测试;使用电感耦合等离子光谱发生仪 (ICP, PQ9000型)和离子色谱仪(ICS-600型)分别测 试MOS水泥试件浸水后溶液中 Mg^{2+} 和 SO_4^{2-} 的浓度.

2 结果与讨论

2.1 GP对MOS水泥抗压强度和耐水软化系数的影响

图 2 为掺入 GP 后 MOS 水泥的抗压强度和耐水 软化系数.

由图 2(a)可见:(1)随着 GP 掺量的增加,MOS 水 泥的 3、28 d抗压强度呈现先升后降趋势;7 d抗压强度 先下降后趋于平缓.(2)C0的 28 d抗压强度出现明显 倒缩;C30的 28 d抗压强度达到最大值,为74.1 MPa;



C40与C50的抗压强度接近,且随着养护龄期的延长,试件的抗压强度小幅增加.这表明掺加适量的GP对MOS水泥强度的倒缩有一定抑制作用,且可提高MOS水泥的后期强度.

由图 2(b)可见:(1)MOS 水泥在 50 ℃水中浸泡 2、6 d时,C40的耐水软化系数最大,分别是 1.33 和 1.18.(2)在水中浸泡 4 d时,C50的耐水软化系数最 大,为1.23;C0浸水 6 d时耐水软化系数仅为 0.51. (3)浸水 2、4、6 d时,C40和 C50的耐水软化系数均大 于1.00.这说明一定掺量的 GP 可以改善 MOS 浸水 后的耐水软化系数,提高 MOS 的耐水性.





2.2 GP对MOS水化产物组成的影响

使用 Topas6.0软件计算得到浸水前后 MOS 水 泥中 5·1·7相和 Mg(OH)₂的晶体尺寸,结果见表 2. 由表 2可见:浸水前,GP的掺入降低了 MOS 水泥中 5·1·7相和 Mg(OH)₂的晶体尺寸;浸水 6 d后,MOS 水泥中的 5·1·7相和 Mg(OH)₂晶体尺寸与浸水前相 比有所增大.这表明 5·1·7相的晶体尺寸并非影响 MOS 水泥抗压强度的主要原因.

表 2 MOS 水泥中 5·1·7相和 Mg(OH)₂的晶体尺寸 Table 2 5·1·7phase and Mg(OH)₂ crystal size of MOS cement

				nm	
	Before se	oaking	After soaking for 6 d		
Specimen No.	5 • 1 • 7 phase	$Mg(OH)_2$	5•1•7 phase	$Mg(\mathrm{OH})_{\!2}$	
С0	45.5	12.0	49.6	15.9	
C20	42.6	11.5	48.5	15.0	
C40	43.3	9.9	48.9	16.8	

图 3 为标准养护 28 d 和浸水 6 d 时 MOS 水泥的 XRD 图谱.结合表 2 和图 3 可以看出:(1)浸水前后 MOS 水泥中的水化产物种类未发生变化;浸水后, 5 · 1 · 7 相的衍射峰变强,晶体尺寸变大,表明 MOS 水 泥浸水后 5 · 1 · 7 相在水中保持稳定,并可进一步生长

发育.(2)浸水前,MgO的衍射峰峰值随着GP掺量的 增加而增大,表明掺加GP的MOS水泥中有MgO. 图 3 中 H₁和 H₂表示 Mg(OH)₂的非极性 001 晶面和极 性101晶面.柠檬酸作为外加剂,通过螯合作用抑制 Mg(OH)₂的生成,促进5·1·7相生长,同时柠檬酸根 离子作为含有3个羧基的多齿配体,在溶液中可以与 水化层中的 Mg²⁺结合,促进 Mg(OH)₂晶体 001 面的 生长[15].Mg(OH)。为层状结构,层状结构的增加和横 向生长分别是101晶面和001晶面生长的结果,层状 结构之间是通过范德华力和氢键连接的,较高的反应 温度才能形成新的离子键,使晶粒增大^[16].Mg(OH)。 晶体生长的基本单元是Mg(OH)⁴⁻,在MOS水泥水 化前期会释放大量热量,同时浆体中存在较多游离 的OH⁻,它会促进001晶面的生长.001晶面的生长 表示 Mg(OH)2粒径变大,形貌规则^[17]. I₀₀₁/I₁₀₁表示 Mg(OH)2晶体001晶面和101晶面衍射峰峰强比值, I_{001}/I_{101} 值越大,说明 Mg(OH)₂形貌越规则.由图 3 还可见: I₀₀₁/I₁₀₁值随着GP掺量的增加而增大,说明 Mg(OH)₂的形貌发生了变化.浸水后MOS水泥中 过剩的MgO生成Mg(OH)₂,与Mg(OH)₂的衍射峰 变强相对应.







图 4 为 MOS 水泥标准养护 28 d 和浸水 6 d 时的 TG-DTG 曲线.由图 4 可见:MOS 水泥的分解过程分 为 I、II、II和IV4个阶段^[18]——阶段 I 主要是 5·1·7 相在 90 ℃左右失去 3 个结晶水,在 140 ℃左右失去剩 余 4 个结晶水,变成 5 Mg(OH)₂·MgSO₄的过程,同时 还有未反应的 MgSO₄·nH₂O 失去结晶水的过程;阶 段 II 是 5 Mg(OH)₂·MgSO₄在 380 ℃左右分解成为 5 MgO·MgSO₄及 Mg(OH)₂在 430 ℃左右分解为 MgO和H₂O的过程;阶段 II 为 CaCO₃和 MgCO₃的分 解过程;阶段 IV 是 5 MgO·MgSO₄在 970 ℃左右分解 成 MgO和 SO₃的过程.

图4显示CO、C20、C40的TG曲线和DTG曲线

随温度变化的趋势一致,表明掺加GP后无新的水化 产物生成,这与XRD分析结果一致.MgO与水反应 生成Mg(OH)₂,是MOS水泥浸水后的DTG曲线在 阶段II中变化更剧烈的原因.GP掺量与DTG曲线 阶段II中变化剧烈程度呈现负相关关系,GP降低了 Mg(OH)₂的生成量.在阶段IV中MOS水泥浸水前后 的DTG曲线近于重合,C0、C20、C40在这个过程中浸 水前后的失重百分比接近,说明在阶段IV中分解的 MgSO₄ 质量基本未变化.MgSO₄来源于5·1·7相和 MgSO₄ · nH₂O,在阶段 I中浸水后的失重小于在浸水 前的失重,说明浸水后5·1·7相或MgSO₄ · nH₂O变少, 同时5·1·7相在水中浸泡时是稳定的,表明MOS水泥



图 4 不同 GP 掺量的 MOS 水泥标准养护 28 d 和浸水 6 d 时的 TG-DTG 曲线 Fig. 4 TG-DTG curves of MOS cement with different GP contents under standard curing for 28 d and soaking in water for 6 d

浸入水中后部分 MgSO₄·nH₂O 失去结晶水.浸水后 C0体系中 MgO 转化成更多的 Mg(OH)₂,这是 C0浸 水后强度下降的主要原因.图4(c)中,MOS 水泥浸水 前后 DTG 曲线在 C2处重合,在 C1处 2条曲线明显偏 离,表明在 C40 中大部分的 MgSO₄·nH₂O 并没有失去 全部结晶水,基体内部基本没有游离的 SO²⁻,这与表 4 当中孔结构优化,基体致密相对应.

表 3 为 MOS 水泥浸水 6 d 时水溶液中 Mg^{2+} 和 SO_4^{2-} 的浓度.水溶液中的 Mg^{2+} 和 SO_4^{2-} 主要来源于 $MgSO_4 \cdot nH_2O$ 的溶解.由表 3 可见,整体上,随着 GP 掺量的增加, Mg^{2+} 和 SO_4^{2-} 的浓度逐渐减小,其中 C40 浸出液中 Mg^{2+} 和 SO_4^{2-} 的浓度最低,分别为 3.01、0.52 mmol/L.由于原材料中 MgO 与 MgSO₄的 摩尔比保持不变, GP 掺入后提高了 MOS 水泥基体 的密实度,能够阻止 MOS 水泥内的 Mg^{2+} 和 SO_4^{2-} 溶出, 有利于 MOS 水泥耐水软化系数的提高.

表 3 MOS 水泥浸水 6 d 时水溶液中 Mg²⁺和 SO₄²⁻的浓度 Table 3 Concentrations of Mg²⁺ and SO₄²⁻ of MOS cement soaking in water for 6 d

					1	nmol/L
Type of ion	C0	C10	C20	C30	C40	C50
Mg^{2+}	3.45	3.56	3.43	3.30	3.01	3.20
SO_4^{2-}	0.73	0.65	0.69	0.63	0.52	0.56

2.3 GP对MOS水泥孔隙率及微观形貌的影响

表4为 MOS 水泥标准养护 28 d 时的孔径分布.



(a) C0 standard curing for 28 d



(c) C40 standard curing for 28 d

由表4可见:将GP掺入MOS水泥浆体后,可以减少 有害孔(d>100 nm)的比例,增加凝胶孔(d<10 nm) 的比例,提高MOS水泥基体的密实性;C20和C40的 孔隙率相较C0分别下降了4.11%和8.65%,这说明 GP对MOS水泥内部孔隙的填充作用较好;与C0相 比,C40的有害孔(d>100 nm)比例降低了17.11%, 无害孔(d=10~100 nm)和凝胶孔(d<10 nm)比例 增加6.84%和10.27%,有害孔的比例降幅最大,这 说明GP掺量的增加对MOS水泥大孔的填充作用 较好.

表 4 MOS 水泥标准养护 28 d 时的孔径分布 Table 4 Pore distribution of MOS cement standard curing for 28 d

Specimon	Total	Porosity (by	Proportion/ %			
No.	volume/ $(mL \cdot g^{-1})$	volume)/%	<i>d</i> > 100 nm	<i>d</i> =10- 100 nm	<i>d</i> < 10 nm	
CO	0. 112 6	11.17	39.36	57.69	2.95	
C20	0.0725	7.06	48.18	44.91	6.91	
C40	0.0256	2.52	22.25	64.53	13.22	

图 5 为在不同养护条件下 MOS 水泥试件 C0 和 C40的SEM照片.由图 5 可见:C0标准养护28 d时结构 中存在粗短状的5·1·7相和表面呈疏松状的 Mg(OH)₂ (图 5(a));先标准养护28 d 再浸水6 d时 C0结构明显变 得松散,同时存在大量花瓣状 Mg(OH)₂(图 5(b));C40 标准养护28 d时表面同样存在少量片状 Mg(OH)₂(图 5(c)),但浸水后表面形貌相对规整,呈现薄片状



(b) C0 standard curing for 28 d and soaking in water for 6 d



(d) C40 standard curing for 28 d and soaking in water for 6 d

图 5 在不同养护条件下 MOS 水泥试件 C0 和 C40 的 SEM 照片 Fig. 5 SEM images of MOS cement specimen C0 and C40 under different curing conditions

Mg(OH)₂和少量呈六角片轮廓的 Mg(OH)₂(图 5 (d)).这与衍射中 *I*₀₀₁/*I*₁₀₁值相对应,说明掺加 GP 使得 MOS 水泥水化产物的微观形貌在浸水前后发生了 改变,表明 MOS 水泥基体内存有一定数量的活性 MgO 颗粒,该活性 MgO 在转变成 Mg(OH)₂的过程 中,改善了 Mg(OH)₂的结晶程度(表 2),从而使得 MOS 具有更好的力学性能.

 $Mg(OH)_2$ 晶体表面极性和比表面积均较大,使 得 Mg(OH)_2晶体之间容易团聚,C40的孔隙率只有 2.52%,极大地压缩了 Mg(OH)_2晶体的生长空间. MOS 水泥是碱性材料,在低温水热和碱性条件下, Mg(OH)_2存在如式(2)~(4)所示的溶解沉淀机制^[19]. 孔 隙 率 的 降 低 有 利 于 阻 止 Mg²⁺ 溶 出,有 利 于 Mg(OH)₆⁻⁻的形成,促进 Mg(OH)₂晶体边缘生长.

 $Mg(OH)_{2(s)} \longrightarrow Mg(OH)_{2(aq)} \longrightarrow Mg(OH)^{+} + OH^{-}(2)$

$$Mg(OH)^+ \longrightarrow Mg^{2+} + OH^-$$
 (3)

 $H_2O = H^+ + OH^-$ (4)

3 结论

(1)GP通过微集料效应填充MOS水泥的内部 气孔,优化水泥的孔结构,降低水泥基体的孔隙率, 从而提高其抗压强度.当GP掺量为30%时,MOS水 泥28d抗压强度最高,可达74.1MPa.

(2) 浸出液中的 Mg^{2+} 和 SO_4^{2-} 主要源自于 MgSO₄·nH₂O的溶解,GP降低了浸水后MOS水泥的 离子溶出浓度,且浸出液中 Mg^{2+} 和 SO_4^{2-} 的浓度在一定 程度上随着GP掺量的增加而降低.C40浸出液中 Mg^{2+} 和 SO_4^{2-} 的浓度最低,分别为3.01、0.52 mmol/L.

(3)在低温水热条件下,掺入GP的MOS水泥耐水性提高的原因是:GP通过抑制MOS体系中MgO水化为Mg(OH)₂,提高了MOS水泥基体的致密性; 掺加GP的MOS水泥中剩余的活性MgO会继续水化 生成结晶度更好的Mg(OH)₂晶体;GP可填充MOS 水泥的气孔,降低气孔的体积分数,抑制水分子通过 气孔通道侵蚀MOS水泥基体内部.MOS水泥中掺入 40%GP后浸水6d时的耐水软化系数最大,可达1.18.

参考文献:

- [1] SALOMÃO R, PANDOLFELLI V C. Citric acid as anti-hydration additive for magnesia containing refractory castables
 [J]. Ceramics International, 2011, 37(6):1839-1842.
- [2] JIANG Y Z, WANG C Y, XU Z S, et al. Surface modification mechanism of magnesium oxysulfate whiskers via wet chemical

method[J]. Rare Metals, 2016, 35(11):874-880.

- [3] WUCY,YUHF,ZHANGHF,et al. Effects of phosphoric acid and phosphates on magnesium oxysulfate cement[J]. Material and Structures,2015,48(4):907-917.
- BA M F, XUE T, HE Z M, et al. Carbonation of magnesium oxysulfate cement and its influence on mechanical performance[J]. Construction and Building Materials, 2019, 223:1030-1037.
- [5] 柳俊哲,孙武,巴明芳,等.碳化对水泥石中硫元素分布的影响
 [J].建筑材料学报,2015,18(3):477-481.
 LIU Junzhe, SUN Wu, BA Mingfang, et al. Influence of carbonation on sulfur distribution in hardened cement paste[J].
 Journal of Building Materials,2015,18(3):477-481. (in Chinese)
- WANG N, YU H F, BI W L, et al. Effects of sodium citrate and citric acid on the properties of magnesium oxysulfate cement[J]. Construction and Building Materials, 2018, 169:697-704.
- [7]巴明芳,许浩锋,朱杰兆,等.活性混合材对改性硫氧镁胶凝材料性能的影响[J].建筑材料学报,2020,23(4):763-770.
 BA Mingfang,XU Haofeng,ZHU Jiezhao, et al. Effects of active admixtures on properties of modified magnesium oxysulfate cement materials[J]. Journal of Building Materials,2020,23(4): 763-770. (in Chinese)
- [8] ZHANG N, YU H F, GONG W, et al. Effects of low- and high-calcium fly ash on the water resistance of magnesium oxysulfate cement[J]. Construction Building and Materials, 2020, 230:116951.
- [9] TOME R, WU C Y, YU H F, et al. Structure characterization of a new magnesium oxysulfate hydrate cement phase and its surface reactions with atmospheric carbon dioxide[J]. Journal of the American Ceramic Society, 2013, 96:3609-3616.
- [10] BARBIERI V, GUALTIERI M L, MANFREDINI T M, et al. Hydration kinetics and microstructural development of a magnesium oxysulfate cement modified by macromolecules[J]. Construction and Building Materials, 2020, 248:118624.
- [11] REDDY K C, KUMAR Y Y. Experimental study on concrete with waste granite powder as an admixture [J]. International Journal of Research in Engineering and Technology, 2015, 5(6): 87-93.
- [12] SINGH S, KHAN S, KHANDELWAL R, et al. Performance of sustainable concrete containing granite cutting waste [J]. Journal of Cleaner Production, 2016, 119:86-98.
- [13] LI Y, LI Z J, PEI H F, et al. The influence of FeSO₄ and KH₂PO₄ on the performance of magnesium oxychloride cement [J]. Construction and Building Materials, 2016, 102:233-238.
- [14] 李颖,余红发,董金美,等.氯氧镁水泥的水化产物、相转变规律 和抗水性评价方法的研究进展[J].硅酸盐学报,2013,41(11): 1047-1054.

LI Ying, YU Hongfa, DONG Jinmei, et al. Research development on hydration product, phase transformation and water resistance evaluation method of magnesium oxychloride cement[J]. Journal of the Chinese Ceramic Society, 2013, 41(11):1047-1054. (in Chinese)

[15] QIU L Z, XIE R C, DING P, et al. Preparation and characterization of Mg(OH)₂ nanoparticles and flame-retardant (下转第780页)